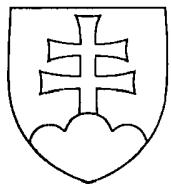


SLOVENSKÁ REPUBLIKA

(19) SK



ÚRAD  
PRIEMYSELNÉHO  
VLASTNÍCTVA  
SLOVENSKEJ REPUBLIKY

ZVEREJNENÁ PRIHLÁŠKA  
VYNÁLEZU

(21) Číslo dokumentu:

1497-95

(13) Druh dokumentu: A3

(51) Int. Cl.<sup>6</sup>:

C 22C 21/00,  
B 22D 21/00

- (22) Dátum podania: 22.02.95  
(31) Číslo prioritnej prihlášky: 08/221 374  
(32) Dátum priority: 31.03.94  
(33) Krajina priority: US  
(43) Dátum zverejnenia: 08.05.1996  
(86) Číslo PCT: PCT/US95/02185, 22.02.95

(71) Prihlasovateľ: BRUSH WELLMAN INC., Cleveland, OH, US;

(72) Pôvodca vynálezu: Marder James M., Shaker Heights, OH, US;  
Haws Warren J., Cleveland, OH, US;

(54) Názov prihlášky vynálezu: **Hliníková zliatina, spôsob jej výroby a výrobky z tejto zliatiny**

(57) Anotácia:

Zliatina na báze hliníka obsahuje od 1 do 99 % hmotn. berýlia a vyrába sa tak, že po dodaní hliníkovej zložky v práškovej forme a berýlovej zložky v práškovej forme, sa obe zložky zmiešajú a nasleduje tavenie pri teplote blízko nad teplotou solidus hliníka. Pri tomto spôsobe nie je potrebné miestanie roztavených hliníkových-berýlových zliatin a šmykové namáhanie, nakoľko sa využívajú atomizované alebo mleté časticie berýlia, zmiešané s tuhými časticami hliníka, alebo s tekutým hliníkom.

Hliníková zliatina, spôsob jej výroby a výrobky z tejto zliatiny

#### Oblast techniky

Predložený vynález sa vzťahuje na zliatiny berýlia a hliníka. Bližšie, vynález opisuje spôsob prípravy zliatin hliníka, obsahujúcich berýlium a ich tvarovanie na užitočné konštrukčné výrobky.

#### Doterajší stav techniky

Zliatiny hliníka a berýlia sú v odbore známe. Napríklad Cooperov patent číslo 1,254.987 opisuje prípadok hliníka do berýlia na zlepšenie obrábatelnosti berýlia. V šesťdesiatych rokoch sa spojili spoločnosti Lockheed a Berylco s NASA na vývoj hliníkovej zliatiny s 62 %-ami (hmotnostnými) berýlia, ktorá sa nazvala "Lockalloy" a opisuje sa v patente 3,337.334. Lockalloy sa vyrábal v tvare plechov a zabudovával sa do podtrupovej kýlovej plochy experimentálneho lietadla YF12 (Duba, Program YF12 Lockalloyové podtrupové plochy, záverečná správa NASA CR-144971, 1976). Po zavedení zliatiny Lockalloy sa získalo množstvo údajov o valcovaných zliatinách, vyrobených z predzliatiny hliníka, ktorá mala 62 % berýlia. Pozri napríklad London, Alloys Composites, Beryllium Science and Technology, zväzok 2, Plenum Press, New York (1979).

V literatúre sa uvádzajú prípadky prvkov druhého a tretejho poriadku do hliníkových-berýliových zliatin. Známe sú prísady horčíka, kremíka, niklu alebo striebra na prípravu ternárnych alebo kvarternárnych zliatin hliníka s berýliom, ako ich opisuje McCarthyho patent číslo 3,664.889. Tieto zliatiny sa vyrábjajú z rýchlo solidifikovaného zliatinového prášku, konsolidovaného a spracovaného bežným spôsobom. Ruská práca o ternárnych zliatinách a o zliatinách hliníka s berýliom vyššieho poriadku sa rôzne opisuje v : Molčanova

et al., Phase Equilibria in the Al - Be - Ni System at 600°C, Vestník Mosk. Univ. Chim., (ZSSR) Zv. 27(3), strany 266 - 271 (1986); Komarov et al, Increasing the Strength of Welded Joints in an Al - Be - Mg Alloy by Heat Treatment, Weld. Proc. (ZSSR), Zv. 26(1), strany 32 - 33 (1979); Kolachev et al., Constructional Alloys of Aluminum Beryllium and Magnesium, Metallovedenie Term. Obrabotky Metallov (ZSSR), Zv. 13, strany 196 - 249 (1980); Nagorskaya et al., Crystallization in Al - Be - Mg - Zn Quaternary System Alloys, Metallovedenie Term. Obrobotki Metallov (ZSSR), Zv. 9, strany 72 - 74 (1973).

Je známe, že pri výrobe zliatin bohatých na hliník sa pridávajú malé podiely berýlia na vytvorenie ochranej oxidovej vrsty. Tieto prídavky zabráňajú oxidácii hliníka a ďalších zložiek zliatiny počas tavby a odlievania. Napríklad možno uviesť, že Brush Wellman Inc., Elmore, Ohio, vyrába a odbytuje hliníkom bohaté predzliatiny, obsahujúce 10 % alebo menej berýlia, na ďalšie spracovanie u výrobcov hliníkových zliatin. Zvyšková úroveň obsahov berýlia v hliníkových výrobkoch nižších značiek je nižšia ako 0,01 %.

Najčerstvejší fázový diagram hliníka s berýliom poukazuje na jednoduché eutektikum bez vzniku tuhých roztokov na jednom alebo druhom konci diagramu. Tento fázový diagram je reprodukovaný na obrázku 1 v prílohe a je prevzatý z Murray, The Aluminum-Beryllium System, Phase Diagrams of Binary Beryllium Alloys, ASM International Monographs on Alloy Phase Diagrams, str. 9 (1987).

Brush Wellman Inc. z Elmore, Ohio, široko skúmal hliníkové zliatiny, obsahujúce od asi 10 do asi 75 % (hmotnosťných) berýlia. Pozri D.Hashiguchi, A. Ashurst, F. Grensing, J. Marder, Aluminum Beryllium Alloys for Aerospace Application, konferencia European Space Agency Structural Materials Conference, Amsterdam (marec 1992). Výskum ukázal, že hliníková zliatina s asi 62 % (hmotnosťných) berýlia má 70 % objemových berýlia, a zliatina s 50 % (hmotnosťmi) berýlia má 59 % objemových percent berýlia. Tiež sa zistilo, že pre

hustotu a modul pružnosti zliatin v rámci tohto systému vyhovuje zmiešavacie pravidlo, t. zn. všeobecne je možná interpolácia týchto vlastností zliatín v rozsahu od čistého berýlia po čistý hliník.

Výsledky štúdií v zariadeniach Brush Wellman v Elmore tiež ukázali, že sa môžu vyrábať aj veľké odlievané ingoty aj jemné predzliatinové atomizované práškové častice s mikroštruktúrami, ktoré vykazujú kompozitný charakter, pozostávajúci z berýlia v hliníkovej matrici. Brush Wellman, Cleveland, Ohio v súčasnosti uplatňuje tieto zliatiny na trhu ako extrudáty a výlisky z plechu pod obchodným označením AlBeMet<sup>TM</sup>.

Všetky v súčasnosti známe spôsoby výroby zliatin, založených na hliníku a obsahujúce berýlium vyžadujú úplné roztavenie oboch východiskových materiálov, hliníka aj berýlia. Všeobecne sa násady kovového hliníka a kovového berýlia prevedú do tekutého stavu v komore so žiaruvzdornou vymurovkou, vo vákuu a pri teplote značne vyšej ako 1280 °C, čo je teplota topenia berýlia. Takáto tavenina sa zvyčajne potom odlieva do ingotu, alebo sa atomizuje pomocou inertného plynu na prášok predzliatiny. Tieto vysokoteplotné hutnícke postupy sú finančne pomerne náročné a v odbore sa považuje za potrebné mať spôsoby s nižšími teplotami a tiež také, ktoré na konečnú úpravu tvaru výrobkov vyžadujú menej obrábania, čím sa dosiahne zodpovedajúce zníženie odpadu.

Napríklad, AlBeMet<sup>TM</sup> sa u Brush Wellman Inc. ďalej spracoval na užitočné súčiastky dvoma alternatívnymi spôsobmi. Oba spôsoby vyžadujú vákuové tavenie hliníkových a berýliových východiskových materiálov v žiaruvzdornom tégliku s keramickou výstielkou pri teplotách, typicky v rozmedzí medzi asi 1350 °C do asi 1450 °C. V prvom alternatívnom spôsobe, rozopená hliníkovo - berýliová tavenina sa leje žiaruvzdornou tryskou tak, aby tavenina vytvorila prúd, ktorý sa zachytí vysokorýchlosným prúdom inertného plynu. Prúd plynu s veľkou rýchlosťou rozstrekuje prúd taveniny na jemné zrnká, ktoré tuhnú na prášok predzliatiny. Jednotlivé zrná,

ktoré tvoria prášok predzliatiny, majú veľmi jemnú dendritickú mikroštruktúru, obsahujúcu fázu berýlia v hliníkovej matrici zliatiny. Prášok predzliatiny sa potom konsoliduje izostatickým lisovaním pri teplote miestnosti alebo vytláčaním za vzniku pomerne hrubého tvaru, ktorý sa potom môže opracovať na použiteľný výrobok.

Druhá alternatíva spracovania AlBeMet<sup>TM</sup>-u na súčiastky je bežné odlievanie ingotov až do priemeru asi 150 mm (6 palcov), kedy sa roztavený hliník s berýliom leje do dutiny grafitovej formy a chladne na tuhý ingot. Mikroštruktúru týchto odliatkov tvorí pomerne hrubá dendritická berýliová fáza v matrici hliníkovej zliatiny. Povrch odliatku a horná "horúca hlava" sa odstránia a ingot sa ďalej spracuje valcovaním, vytláčaním alebo obrobením do konečného tvaru výrobku.

Tieto alternatívy sú pomerne drahé a na získanie konečného tvaru sa vyžadujú lacnejšie postupy.

Zvyčajné spracovanie v polotuhom stave alebo t.zv. tixo-tvarovanie (thixo-forming) kovov je výrobný spôsob, ktorý využíva výhodnú nízku zdanlivú viskozitu, dosiahnutelnú nepretržitým a silným miešaním počas chladenia teplom roztavených kovov (Brown et al., Net-Shape Forming via Semi-Solid Processing, Advanced Materials & Processes, Jan. 1993, strany 327 - 338). V súčasnosti sa používajú rôzne názvy tohto spôsobu spracovania v polotuhom stave ako sú reo-odlievanie (rheo-casting), suspenzné odlievanie (slurry-casting), tixo-kovanie (thixo-forging) a kovanie v polotuhom stave (semi-solid forging). Každý z týchto názvov zahrnuje odlišnosti v postupe pri spracovaní v polotuhom stave, alebo v druhu použitého zariadenia.

Spracovanie v polotuhom stave všeobecne začína prvým ohrevom kovu alebo kovov na ich teplotu likvidu, čím vznikne roztavený kov alebo zliatina. V odbore sú známe a používané rôzne spôsoby, ako dosiahnúť v roztavenom kove šmykové namáhania počas ich pomalého ochladzovania za vzniku in situ ekviaxiálnych častic, dispergovaných v objeme taveniny. V tom-

to stave sa kov označuje ako tixotropný, alebo že je v stave polotuhej disperzie. Tixotropné disperzie sa vyznačujú nedendritickou mikroštruktúrou a môže sa s nimi pomerne ľahko narábať aj v zariadeniach na hromadnú výrobu, čo umožňuje automatizáciu a dôkladnú kontrolu aj pri zvýšenej výrobnosti odliatkov (Kenney et al., Semisolid Metal Casting and Forging, Metals Handbook, 9th Ed., 1988, Vol.15, strany 327 - 338).

Nedendritickú štruktúru kovových disperzií v polotuhom stave opísal Flemings v US patente č. 3,902.544. V tomto patentе zverejnený spôsob je predstaviteľom stavu v oblasti, ktorý sa sústreduje na silnú konvekciu počas pomalého chladnutia tak, aby sa dosiahla disperzia ekviaxiálnych častic, ktorá vedie k nedendritickej mikroštruktúre (Flemings, M.C., Behavior of Metal Alloys in the Semisolid State, Metallurgical Transactions, 1991, Vol. 22A, strany 957 - 981).

Pred týmto zverejnením sa publikovaný výskum sústredoval na hľadanie a pochopenie úlohy veľkosti síl, ktoré pôsobia pri deformácii a trieštení dendritických štruktúr pri použití vysokoteplotného namáhania v šmyku. Zistilo sa, že polotuhé zliatiny majú viskozitu, ktorá vzrástla na niekoľko desiatok až niekoľko sto Pa.s (na niekoľko sto až tisícky Poisov), v závislosti od hodnoty deformačnej rýchlosťi (Kenney et al., Semisolid Metal Casting and Forging, Metals Handbook, 9th Ed., 1988, Vol. 15, strana 327), a že viskozita polotuhej suspenzie, meraná v priebehu nepretržitého chladnutia silne závisí od vyvolaného šmykového namáhania. Meraná viskozita sa znižovala so zvyšujúcim sa šmykovým namáhaním (Flemings, M.C., Behavior of Metal Alloys in the Semi-Solid State, ASM News, Sept. 1991, strany 4 - 5).

Tak sa aj následné komerčné využitia sústredili na vývoj rôznych spôsobov miešania tekutých kovov pred, alebo v podstate súčasne s tvarovaním do formy, aby sa dosiahla približne sféroidná alebo jemne-zrnitá mikroštruktúra polotuhej suspenzie. Vyvinuli sa dva hlavné prístupy procesu tvarovania - (1) reo-liatie (rheo-casting), pri ktorom sa

suspenzia pripravuje v samostatnom miesiči a dopravuje sa do formy; a (2) polotuhé kovanie (semi-solid forging), pri ktorom sa odleje predvalok do formy, vybavenej miešaním, čím vzniká sféroidná mikroštruktúra priamo vo forme.

Winterov patent číslo 4,229.210 napríklad zverejňuje spôsob vyvolania turbulentného pohybu v chladnúcich kovoch účinkom elektrodynamických síl pri použití osobitného miesiča, zatiaľ čo Winterove patenty čísla 4,434.837 a 4,457.355 zverejňujú formy, vybavené magnetohydrodynamickým miešaním.

Sú vyvinuté rôzne spôsoby miešania alebo miesenia, ktoré vyvolávajú v chladnúcich kovoch šmykové namáhania a tak umožňujú vznik polotuhej disperzie. Napríklad Youngov patent číslo 4,482.012, Dantzigov patent číslo 4,607.682 a Ashokov Patent číslo 4,642.146 opisujú zariadenie na elektromagnetické miešanie s cielom vyvolať v tekutých kovoch potrebné šmykové namáhanie. Vyvolanie vyžadovaného šmykového namáhania miesením sa opisuje v Kenney-ho patente číslo 4,471.818, v Gabathulerovom patente číslo 5,186,236 a v Collotovom patene číslo 4,510.987.

Využitie doteraz známeho spracovania technológiou polotuhej disperzie pri zliatinách hliníka, obsahujúcich berýlium, je obtiažne, nakoľko v predzliatinách prítomné dendrické štruktúry vyžadujú mimoriadne vysokoteplotné tixotropné spracovanie za vákua. Uvedené teploty musia byť vyššie ako je teplota topenia berýlia (1280 °C).

Tento vynález opisuje riešenia hore opísaných problémov pri výrobe zliatin hliníka, obsahujúcich berýlium, a ďalej zverejňuje zlepšenie pri spracovaní kovových zliatin technikou polotuhej disperzie.

#### Podstata vynálezu

Podľa uvedeného sú predmetom tohto vynálezu použiteľné zliatiny hliníka, obsahujúce prísady berýlia v rozsahu od 1 do 99 % hmotnostných berýlia, pripravované upraveným spôsobom spracovania polotuhých disperzií.

Predmetom tohto vynálezu sú tiež použiteľné zliatiny založené na hliníku s prísadami berýlia, výhodne v rozsahu od 5 do 80 % hmotnostných, pripravované upraveným spôsobom spracovania polotuhých disperzií.

Ďalším predmetom tohto vynálezu je spôsob spracovania polotuhých diperzií, ktorý nevyžaduje zahrievanie na mimo-riadne vysoké teploty nad krivku likvidus, nevyhnutné pre určité kovy ako je berýlium.

Ďalším predmetom vynálezu je spôsob spracovania na takmer čistý tvar výrobku z hliníkových-berýliových zliatin, ktorý nevyžaduje vysokoteplotné vákuové tavenie.

Ďalší predmet tohto vynálezu je spôsob spracovania na takmer čistý tvar výrobku z hliníkových - berýliových zliatin, pri nízkej teplote, využívajúci vytvorenie ochranej vrstvy nereaktívneho plynu nad vsádzkou na ochranu berýlio-vej fázy voči škodlivej oxidácii.

Ďalší predmet tohto vynálezu je spôsob spracovania polotuhých disperzií, ktorý nevyžaduje pôsobenie šmykového namáhania.

Ďalší predmet tohto vynálezu je upravené spracovanie polotuhej disperzie hliníkových zliatin s obsahmi od 5 do 80 % hmotnostných rozpráškovaného berýlia, čo vylučuje potrebu spracovania technikou úplného roztopenia kovov.

Ďalší predmet tohto vynálezu je spôsob, ktorým sa môže vytvárať presný, čistý tvar hliníkovej súčiastky, ktorá obsahuje významné podiely berýlia.

Ďalší predmet tohto vynálezu je spôsob výroby presných častí zo zliatin založených na hliníku, obsahujúcich berýlium v rozmedzí od 5 % do 80 % hmotnostných.

Tento vynález zahrnuje spôsoby, ktoré poskytujú použiteľné zliatiny hliníka, obsahujúce berýlium, a spôsob získania čistého tvaru hliníkových - berýliových súčasti, ktoré obsahujú významné podiely berýlia. Výraz "čistý tvar", ako sa tu používa v tom zmysle, že opisuje súčiastky, ktoré majú tvar veľmi blízky konečnému tvaru, t.zn. použije sa presné

liatie, ktoré potom vyžaduje len veľmi málo obrábania pred uvedením výrobku do používania.

Toto zverejnenie opisuje nové využitie tuhých berýliových častic, rozptýlených v tekutom alebo práškovom hliníku na výrobu berýlium obsahujúcich zliatin hliníka, čo umožňuje spracovanie týchto berýlium obsahujúcich zliatin spôsobom polotuhej dispezie. V tomto opise nárokované zlatiny majú hustoty nižšie ako ostatné známe hliníkové zlatiny a moduly pružnosti smerujúce k modulu pružnosti berýlia, pričom sa modul zvyšuje so zvyšujúcim sa podielom berýlia v zliatine. Moduly vyhovujú lineárnej kombinácii modulu hliníka 69 GPa (10 miliónov psi) s modulom berýlia 305 GPa (44 miliónov psi). Posledne uvedené je konzistentné s konceptom zmiešavacieho pravidla na predpovedanie vlastností hliníkovo - berýliových zliatin, diskutovaným vyššie.

Súčasné zlatiny sa môžu vyrobiť bežou hutníckou technikou - odliatím ingotov, alebo známou technikou atomizácie. Ale tu opísaný spôsob umožňuje lepšie spájať hliník, buď roztavený alebo v tuhej forme, s tuhými časticami berýlia pri výrazne nižších teplotách. Prísada tuhých častic berýlia na vznik vyžadovanej zmesi a vhodné rozptýlenie v roztavenom alebo v tuhom práškovom hliníku pri určitých nízkych teplotách sa opisuje a nárokuje výhradne v tomto zverejnení. Nasledujúca tabuľka uvádza prehľad vlastností rôznych berýlium obsahujúcich hliníkových zliatin, vyrobených v zhode s týmto vynálezzom.

T a b u Ľ k a I

Porovnanie vlastností hliníkových zliatin obsahujúcich berýlium

Be (hmotn.%)	Hustota (kg.m <sup>-3</sup> .10 <sup>3</sup> )	Modul (GPa)	E/Rho (mm.10 <sup>6</sup> )	koef.tepl.roz. (m/m/°C.10 <sup>-6</sup> )
0	2,699	69	2606	24
5	2,643	86	3314	23
10	2,588	101	4020	22
15	2,532	117	4729	21
20	2,476	132	5436	20
25	2,421	146	6144	20
30	2,393	159	6850	19
35	2,337	173	7559	18
40	2,282	185	8265	18
45	2,254	197	8974	17
50	2,198	208	9680	16
62	2,115	234	11379	15
70	2,059	250	12510	14
80	1,976	269	13924	13
90	1,920	286	15339	12
100	1,156	304	16756	11,5

Pretože východiskový materiál je zmesou dvoch práškov a nie je tu zrejmá tendencia vzájomného oddelovania sa práškov počas ich spracovania, môžu sa v zhode s týmto vynálezom pripraviť zliatinové kompozície od 1 % do 99 % berýlia, zvyšok je hliník.

Spotrebiteľský trh vyžaduje hliníkové zliatiny najmä s vyšším modulom pružnosti a s nízkou hustotou. Ako je uvedené v Tabuľke I, dosiahli sa plynulé zmeny vlastností od vlastností samotného hliníka na jednej strane až po vlastnosť berýlia na strane druhej. Napríklad 5 %-ný prípadok berýlia k hliníku spôsobuje asi 25 %-né zvýšenie modulu pri takmer rovnakej hustote v porovnaní so základnou hliníkovou zliatinou. To znamená že sa v zhode s teraz zverejneným spôsobom môže dosiahnuť najmenej 25 %-né zvýšenie modulu s minimálnym 5 %-ným prípadkom berýlia k zliatine, založenej na hliníku.

V jednom z uskutočnení tohto vynálezu sa sféroidný prá-

šok berýlia mieša s hliníkovým práškom, hliníkovými stružlinami alebo s hliníkom v inej jemne disperznej forme. Prášok sféroidného berýlia sa vyrobil výhodne spôsobom atomizácie roztaveného berýlia.

V ďalších príkladoch sa na prípravu sféroidného prášku berýlia využila tiež technika atomizácie v inertnom plyne, ktorá je odborníkom dostatočne známa. V tomto znaku vynálezu polotuhého spracovania sa uprednostňuje použitie atomizovaného berýlia, nakoľko častice guľového tvaru zlepšujú tokové vlastnosti počas tvarovania a spôsobujú tiež menšiu eróziu povrchov použitých zariadení.

Ďalšie spôsoby prípravy berýlio-vého prášku sa opisujú v Stonehouse et al., Distribution of Impurity Phases, Beryllium Science & Tech., 1979, Vol. 1, strany 182 - 184, čo je tu zahrnuté odkazom. Použiteľné je aj mleté berýlium v spojení s, alebo ako alternatíva k prášku sféroidných častic berýlia. Mleté berýlium sa bežne vyrába triestivým mletím spôsobom ako je spôsob Coldstream, ktorý je dobre známy odborníkom v tejto oblasti. Tieto a ďalšie základné spôsoby zdrobňovania berýlio-vého prášku, ktoré sú použiteľné v praxi aj pri tomto vynáleze, sú dostupné v odbornej literatúre, ako je Marder et al., P/M Lightweight Metals, Metals Handbook, 9th Ed., 1984, Vol. 7, strany 755 - 763; Stonehouse A.J., a Marder J.M., Beryllium, ASM International Metals Handbook, 10th Ed., 1990, Vol. 2, strany 683 - 687; a Ferrera et al., Rocky Flats Beryllium Powder Production, United Kingdom Atomic Energy Authority Memorandum, 1984, Vol. 2, JOWOG 22/M20, ktoré sú tu všetky zahrnuté odkazom. Vo všetkých prípadoch pochádzal východiskový berýlio-vý materiál, použitý pri výskumoch spojených s horeuvedenými publikáciami, od Brush Wellman Inc., Ohio.

Komerčné prášky čistého hliníka a hliníkových zliatin sú dostupné zo zdrojov ako je Valimet Co. of Stockton, California. Určité zliatiny založené na hliníku, zodpovedajúce spracovaniu podľa súčasných spôsobov, zahrnujú zliatiny od American Society for Metals, Aluminum Alloy čísla 1100,

1300, 2024, 5056, 6061, A356, a A357. Ich zloženie je tabelované v H.Boyer & T.Gail, Eds., Aluminum Alloys, ASM International Metals Handbook, Desk Edition, 1985, tabuľka 2, strany 6 - 24 a 6- 25, a tabuľka 3, strany 6 - 55; všetky tieto strany sú tu zahrnuté odkazom.

Vo výhodnom uskutočnení sa zmes prášku sféroidného berýlia a hliníkových stružlín zahrieva na teplotu, pri ktorej sa topí iba hliníková zložka zmesi (typicky vyše 640 °C), čím vzniká suspenzia berýliových čiastočiek v tekutom hliníku. Tak sa získa polotuhá disperzia hliníka a berýlia bez zvýšenia teploty na extrémne hodnoty a získa sa nedendritickej berýliová fáza mikroštruktúry bez toho, aby bolo potrebné do roztopeného kovu zaviesť vonkajšie šmykové sily. Tento postup bol tiež úspešný pri použití ochranej atmosféry nad povrchom kovu, ako je prostredie vákua alebo nereaktívneho plynu ako je argón, dusík alebo hélium.

Obrázok 2 je mikrofotografia, znázorňujúca vyžadovanú nedendritickej mikroštruktúru hliníkovej-berýliovej zliatiny, vyrobenej horúcim lisovaním hliníkového prášku a ekviaxiálneho berýliového prášku za vákua pri 704 °C v zhode s predloženým spôsobom. Zliatiny, ktoré majú štruktúru znázornenú na obrázku 2 sú použiteľné na priame strojárenské aplikácie ako je solidifikácia priamo na prípravu súčiastok, alebo sa môžu podrobiť bežným spracovateľským kovohutníckym postupom, ako sú valcovanie, kovanie alebo vytláčanie.

Zliatiny so štruktúrou znázornenou na obrázku 2 môžu slúžiť tiež ako prekurzory polotuhého spracovania disperzie na čisté tvary výrobkov. Obrázok 3 je mikrofotografia, znázorňujúca vyžadovanú štruktúru po upravenom polotuhom spracovaní disperzie hliníkovej - berýliovej zliatiny. Mikroštruktúra je podobná mikroštruktúre uvedenej na obrázku 2. Uvedený upravený postup polotuhého spracovania disperzie nevyžaduje nijaké šmykové namáhanie, ako je miešanie tekutej zliatiny pred jej tuhnutím. Tixotropné zmesi so štruktúrami podobnými mikroštruktúre znázornenej na obrázku 3 sa vstrekujú alebo odlievajú za použitia vhodne upraveného vytláča-

cieho alebo odlievacieho zariadenia a formy. Typicky sa takýto postup vykonáva v zariadeniach podobných zariadeniam, používaným na injekčné vstrekovanie plastov.

Zvyčajné spracovanie v polotuhom stave sa rozdeľuje na dve hlavné časti: (1) na stupeň prípravy suroviny, ktorý je nevyhnutný, aby vznikla vhodná východisková mikroštruktúra a (2) na stupeň tvarovania v polotuhom stave. Na rozdiel od už známych postupov spracovania v polotuhom stave, teraz predkladaný spôsob nevyžaduje osobitný stupeň prípravy suroviny, pretože sa vhodná mikroštruktúra dosahuje ihneď a samočinne tým, že sa vychádza z dvoch práškových zložiek, zahriatých nad teplotu solidus iba jednej zo zložiek.

Rozpustnosť berýlia v hliníku, alebo hliníka v berýliu v koncových častiach tejto binárnej sústavy je veľmi nízka. Preto teplota spracovania materiálu na tixotropné tvarovanie podľa teraz nárokovaného spôsobu polotuhého spracovania os-táva nižšia ako je teplota likvidus hliníkovej - berýllovej zliatiny. Možno tak použiť zariadenie, vyrobené ako menej zložité a z pomerne nie drahých konštrukčných materiálov, ktoré nemusia byť odolné extrémnym teplotám, potrebným na tavenie berýlia (vyše 1280 °C). Zvolená teplota spracovania závisí od vyžadovaného objemového zlomku tuhého materiálu v disperzii. Celkový podiel tuhej fázy, prítomnej v disperzii, je tvorený podielom pridaného tuhého berýlia spolu s podielom (ak vôbec je prítomný) z čiastočne roztavenej hliníkovej zložky. Tieto inovované prístupy umožňujú spracovanie polotuhým spôsobom na čisté tvary z hliníkových - berýliových zliatin pri nižších teplotách, ako sú teploty typické pri hliníkových výrobkoch.

Sú všeobecne známe dva spôsoby tvarovania v polotuhom stave: (1) tixotropné kovanie, pri ktorom sa obrobok zliatiny tvaruje vtláčaním do uzavretej záplastky, alebo prichodom do dutiny formy účinkom piesta; (2) tixotropné odlievanie, pri ktorom sa polotuhý kov dopravuje do dutiny formy jej otáčaním. Obidva uvedené spôsoby sú použiteľné aj v tomto vynáleze, ako sa uvádzajú v ďalej uvedených príkladoch.

### Prehľad obrázkov na výkresoch

Obrázok 1 je v súčasnosti uznávaný fázový diagram sústavy hliník - berýlium.

Obrázok 2 je mikrofotografia, znázorňujúca ekviaxiálnu morfológiu berýlievej fázy hliníkovej - berýlievej zliatiny, vyrobenej zhodne so súčasným postupom.

Obrázok 3 je mikrofotografia, znázorňujúca zachovanie ekviaxiálnej morfológie berýlia po upravenom spracovaní polotuhej disperzie hliníkovej - berýlievej zliatiny, ktorej štruktúra je podobná štruktúra z obrázku 2.

Obrázok 4 znázorňuje zostavu čítacích a záZNAMOVÝCH hláv, zhotovenú z teraz zverejňovanej zliatiny hliníka a berýlia.

Obrázok 5 znázorňuje čistý tvar vystavovacieho mechanizmu zo zostavy na obrázku 4. Sily, pôsobiace na rameno sú tu znázornené šípkami.

### Priklady uskutočnenia vynálezu

Ďalej uvedené príklady sa viedli v smere pripraviť čisté tvary výrobkov z uvedených hliníkových zliatin s prídavkami berýlia. Hliníkové - berýlievé zliatiny sa vyrobili z polotuhého stavu v takmer čistom tvari výrobkov použitím in situ tuhnutia, alebo záplastkového kovania. Podľa uvedených príkladov je zrejmé, že tixotropné tvarovanie zliatiny, založenej na hliníku s prídavkami tuhého berýlia, je uskutočniteľné bez pôsobenia šmykového namáhania zvonku.

Pred začatím pokusov sa nainštalovali všetky zariadenia na ochranu ovzdušia a zdravia, bezpečnostné zariadenia, vrátane doplnkového vetracieho systému HEPAVAC. Počas pokusov a na konci čistiaceho zariadenia sa periodicky kontrolovala čistota vzduchu meraním počtu častic. Všetci zúčastnení boli počas pokusov vybavení vhodnými maskami na filtráciu vzduchu a vhodnými odevmi. Ďalšie podrobnosti o bezpečnosti práce sú dostupné od Brush Wellman Inc., Cleveland, Ohio.

Tixotropné liatie, Thixomolding<sup>TM</sup>, je lejársky spôsob polotuhého odlievania, vyvinutý spoločnosťou Thixomat Corporation, Ann Arbor, Michigan, pod licenciou patentov US čísla 4,694.881, 4,694.882 a 5,040.589, všetky patriace spoločnosti Dow Chemical Company, Midland, Michigan. Patenty čísla 4,694.881, 4,494.882 a 5,040.589 zverejňujú spôsob a zariadenie na injekčné vstrekovanie kovových zliatin a sú tu zahrnuté odkazom. Ako je uvedené v časti Pozadie vynálezu, súčasný stav v odbore, vrátane prínosu uvedených troch patentov, vyžaduje prídavné šmykové namáhanie do v podstate ztekutencích kovov, aby vznikla nevyhnutná nedendritickej mikroštruktúra. Zariadenie na spracovanie spôsobom Thixomolding<sup>TM</sup> sa v ďalej uvedených pokusoch upravilo, ale tie časti spôsobu Thixomolding<sup>TM</sup>, ktoré na vznik nedendritickej mikroštruktúry vyžadujú vyvolávanie šmykového namáhania v tekutých kovoch sa nepoužili.

#### Príklad 1

#### Východiskové materiály na spôsob spracovania Al-Be zliatin v polotuhom stave

Na vytvorenie tekutej fázy na prípravu uvedených hliníkových - berýliových zliatin sa môžu použiť na hliníku založené zliatiny, iné ako komerčne čistý hliník. Na upravený tixotropný spôsob podľa tohto vynálezu sa môžu použiť na hliníku založené zliatiny tiež ako prekurzor. Zliatiny hliníka sa vyberali vzhľadom na ich kompatibilitu s berýliom. Táto kompatibilita sa všeobecne charakterizuje ako neprítomnosť prvkov, ktoré by mohli s berýliom vytvárať slabé, krehké alebo iné škodlivé intermetalické zlúčeniny pri pomerne nízkych teplotách, užívaných pre spracovanie v polotuhom stave.

Uvedenému kritériu vyhovuje viacero zliatin, zahrnujúc hliníkovú zliatinu označenú spoločnosťou American Society for Metals ako Aluminum Alloy No. 1100, 1300, 2024, 5056, 6061, A356 a A357 (H. Boyer et al., Eds., Aluminum Alloys,

ASM Int l Metals Handbook, Desk. Ed., 1985, strany 6-24, 6-25 a 6-55). Zloženie týchto zliatin je v dole uvedenej Tabuľke II.

T a b u l k a II

Nominálne zloženie vybraných hliníkových zliatin

Zliatina AA č.	Si	Prvok Mg	Cu	Cr
1100	-	-	0,12	-
6061	0,6	1,0	0,3	0,2
5056	-	5,0	-	0,1
1350	-	-	-	-
A356	7,0	0,3	-	-
A357	7,0	0,5	-	-

Napríklad sa zmieša prášková hliníková zliatina č. 6061 (dostupná od Reynolds Aluminum Co., Louisville, Kentucky) s ekviaxiálnym práškom berýlia (nárazovým mletím pripravený berýliový prášok od Brush Wellman Inc., Elmore, Ohio). Výsledná zmes sa potom izostaticky lisuje pri teplote nad teplotou solidus zliatiny č. 6061 (asi 645 °C), ale dostačne nízko pod teplotou topenia berýlia.

Výsledný materiál slúži, napríklad, ako vstup pre upravený spôsob Thixomolding<sup>TM</sup> na výrobu presných súčasti. Použité teploty spracovania pre uvedený východiskový materiál sú medzi 645 °C a 700 °C, aby sa tavil len hliník. Ako ukazuje Tabuľka II, hliníková zliatina č. 6061 obsahuje horčík, meď a chróm. Každý z nich vytvára s berýliom škodlivé intermetalické zlúčeniny, ak sa zmes spracúva pri vysokých teplotách, vyžadovaných pri doterajších spôsoboch s celkom roztavenou kovovou vsádzkou (A. Ashurst, Structure and Properties of I/M AlBe Alloys, Presented at ASM-Sponsored Aeromat, máj 1991, Long Beach, California). V spôsobe podľa tohto vynálezu pomerne nízke teploty spracovania na získanie tekutej fázy bohatej hliníkom zabráňujú vzniku uvedených škodlivých zlúčenín a dovoľujú oveľa širšie zlievárenské možnosti.

### Priklad 2

#### Príprava prekurzorov na bežné spracovanie

Upravený spôsob polotuhého spracovania podľa tohto vynálezu sa môže použiť na výrobu prekurzorových materiálov pre následné bežné metalurgické postupy. Prášky hliníka, alebo na hliníku založenej zliatiny, ako je zliatina 6061, a berýlia sa zmiešali a vo vákuu sa za horúca lisovali v teplotnej oblasti nad teplotou solidus hliníkovej zliatiny a pod teplotou topenia berýlia, ako je uvedené v príklade 1. Produkt z tohto stupňa konsolidácie v polotuhom stave má tvar predvalku pre kovanie do zápusťky na čistý tvar časti.

V závislosti od efektívnosti výrobného procesu použije sa tiež kovanie do otvorenej formy. Kovanie uvedenej časti nastáva v teplotnej oblasti pod teplotou solidus hliníkovej zliatiny a poskytuje bežne spracovaný čistý opracovaný tvar.

### Priklad 3

#### Príprava prekurzorov na spracovanie polotuhým spôsobom

Upravené spracovanie polotuhým spôsobom podľa tohto vynálezu sa tiež použije na výrobu prekurzorových materiálov na spracovanie polotuhým spôsobom. Prášky hliníka, alebo na hliníku založenej zliatiny, ako je zliatina 6061 a berýlia sa zmiešajú a vo vákuu sa za horúca lisujú v teplotnej oblasti nad teplotou solidus hliníkovej zliatiny a niže teploty topenia berýlia, ako je uvedené hore v príkladoch 1 a 2.

Produkt zo stupňa konsolidácie v polotuhom stave je v tvare predvalku pre kovanie v uzavretej forme na čistý tvar dielu. Takéto diely sa výhodne lisujú v teplotnej oblasti nad teplotou solidus hliníkovej zliatiny, čím sa zisťujú polotuhým spôsobom spracované čisté tvary obrobených dielov. Treba však poznamenať, že teplota tohto stupňa konečného lisovania môže byť nad alebo pod teplotou likvidus hliníkovej zliatiny, čím sa nastaví celkový podiel tuhého materiálu v konečnom stupni spracovania. Celkový podiel tu-

hej látky je rovný podielu prítomného berýlia, zväčšený o príspevok tuhého podielu z hliníkovej zliatiny (ak vôbec nejaký je).

#### Priklad 4

Príprava prekurzorových materiálov pre kovanie do uzavretej zápusťky

Na obrázku 2 je mikrofotografia, znázorňujúca vyžadovanú nedendritickú štruktúru hliníkovej-berýllovej zliatiny, vyrobenej horúcim lisovaním vo vákuu z hliníkového prášku s práškom berýlia s ekviaxiálnym tvarom častic pri teplotách medzi 645 °C a 700 °C v zhode so spôsobom podľa tohto vynálezu. Nedendritická štruktúra sa získala bez nevyhnutnosti použiť pred tuhnutím šmykové namáhanie taveniny, napríklad miešanie. Na obrázku 2 znázornená štruktúra je použiteľná na strojárske výrobky priamym tuhnutím do tvaru súčiastok, alebo sa môže podrobiť bežným kovohutníckym spracovateľským postupom ako je následné valcovanie, kovanie alebo vytláčanie.

Nedendritická mikroštruktúra, znázornená na obrázku 2, sa dosiahla v hliníkovej zliatine so 40 % berýlia, stuhnutím vo forme po vákuovom horúcom lisovaní komerčného hliníkového prášku, dodávaného spoločnosťou Reynolds Aluminum Co., Louisville, Kentucky a práškového berýlia, získaného od Nuclear Metals Inc., West Concord, Massachusetts.

Podrobnejšie, prášková zmes 60 % hmotnostných technicky čistého hliníkového prášku -0,03 mm (-400 mesh) a 40 % hmotnostných atomizovaného berýlia -0,30 mm (-50 mesh) sa zahrievala vo vákuu pri 704 °C a vyvinul sa tlak, aby sa polotuhá zmes skompaktovala. Nedendritická štruktúra sa dosiahla bez pôsobenia šmykových síl, pretože druhá fáza (berýlium) ostala počas celého procesu tuhá.

Alternatívne sa môžu prášky konsolidovať pri teplote nižšej ako je teplota solidus hliníka, približne 645 °C, tak, že sa hliník netaví. Nedendritická štruktúra, získaná

konsolidáciou pod teplotou solidus, je podobná mikroštruktúre, znázornenej na obrázku 2. Takéto zliatiny sa použili ako prekurzory pre spracovanie v polotuhom stave, ako je objasnené v ďalšom príklade.

#### Priklad 5

##### Kovanie do uzavretej záplustky

Na obrázku 2 znázornená štruktúra môže slúžiť tiež ako štruktúra prekurzora na spracovanie v polotuhom stave na výrobky v čistom tvaru. Obrázok 3 je mikrofotografia, ukazujúca vyžadovanú mikroštruktúru po spracovaní hliníkovej -berylílovej zliatiny v polotuhom stave, ktorej mikroštruktúra je podobná mikroštruktúre z obrázku 2. Tento postup spracovania nevyžaduje pred tuhnutím nijaké šmykové namáhanie, napríklad miešanie. Tixotropné zmesi so štruktúrami podobnými tým, ktoré sú zobrazené na obrázku 3 sa vstrekujú alebo odlievajú za použitia vhodne upraveného extrudéra alebo odlievacieho a formovacieho zariadenia. Uvedený postup sa typicky vykoná v zariadeniach, podobných zariadeniam na injekčné vstrekovanie plastov.

Obrázok 3 ešte znázorňuje, že nedendritická mikroštruktúra hliníkovo - berylílovej zliatiny, vyrobenej v zhode s technikou opísanou v príklade 4, sa zachová aj po spracovaní v polotuhom stave. Podobne ako postup spracovania v príklade 4, kovanie v polotuhom stave tu nevyžadovalo vonkajšie šmykové namáhanie zliatiny.

Tuhé Al-Be predvalky sa opracovali z prekurzora, vyrobeného podľa postupov, objasnených v príklade 4. Bližšie, prekurzor sa pre tento príklad pripravil konsolidáciou zmesi 40 % hmotnostných atomizovaného berylia -0,04 mm (-325 mesh, dostupného od Brush Wellman Inc., Elmore, Ohio) a 60 % hmotnostných technicky čistého hliníkového prášku -0,03 mm (-400 mesh, od Reynolds Aluminum Co., Louisville, Kentucky) pri 621 °C, pod teplotou solidus hliníka.

Predvalky sa potom zahrievali v peci na teploty oblasti

polotuhého stavu (asi 704 °C). Predohriate predvalky sa pomocou kliešti preniesli do foriem a potom sa vstrekovali do uzavretých dutín, kde tuhli. Obrázok 3 znázorňuje výslednú mikroštruktúru po spracovaní vstrekovaním/kovaním. Veľkosť a tvar berýllovej fázy sa ďalším spracovaním nezmenili, pretože berýlium počas celého postupu spracovania ostalo v tuhom stave.

V tomto príklade sa opisaným spôsobom lisovali tiež súčiastky, ktoré majú tenké zárezy; forma sa navrhla tak, že obsahovala tvar vyžadovaných tenkých zárezov.

#### Priklad 6

##### Príprava prekurzorových materiálov odlievaním

K roztavenému hliníku sa pridalo ekviaxiálne berýlium. Na zabránenie oxidácie sa použilo hliníkové tavidlo. 40 %-né prísady berýlia sa pridávali do roztaveného hliníka. Tavenina sa potom nechala stuhnúť vo forme. Vytvorila sa nedendritická mikroštruktúra bez toho, že by bolo nevyhnutné šmykové namáhanie zliatiny, pretože pridané berýlium malo ekviaxiálny tvar tuhých častic a ich tvar sa nezmenil.

Dosiahnutá mikroštruktúra je využiteľná v strojárenstve na odliatky súčiastok tuhnutím vo forme, alebo sa môže podrobiť bežným kovohutníckym spracovateľským postupom, ako je následné valcovanie, kovanie, alebo vytláčanie. Dosiahnutá mikroštruktúra môže tiež slúžiť ako prekurzorová mikroštruktúra na spracovanie v polotuhom stave na výrobu súčiastok v čistom tvari.

#### Priklad 7

##### Spracovanie hliníkových zliatin v polotuhom stave

V tomto príklade je súhrn postupov výroby súčiastok spôsobom: upraveného spracovania v polotuhom stave zo zmiešaných práškov, potom horúcim izostatickým lisovaním na dosiahnutie úplnej hutnosti materiálu a následným bežným kovaním na získanie tvaru.

Zmiešal sa hliníkový prášok s 40 % hmotnostnými prášku berýlia. Zmes sa vložila do lisovacej formy vákuového horúceho lisu. Vákuové horúce lisovanie sa vykonalо pri teplote 650 °C tlaku asi 7 MPa (1000 psi) na dosiahnutie 95 %-nej hustoty vzhľadom na teoretickú hustotu (5 %-ná pórovitost).

Predvalok sa potom vložil do horúceho izostatického lisu a stlačil pri asi 100 MPa (15 ksi) a pri 600 °C na úplné zhutnenie. Výsledný diel sa potom koval pri teplote, pri ktorej bol v celkom tuhom stave, asi pri 600 °C. Potom sa obrábal na konečné súčiastky s vlastnosťami podobnými, ako sú vlastnosti uvedené v tabuľke I.

Alternatívne sa diely vyrobili upraveným spôsobom polotuhého spracovania zmiešaných práškov s následným izostatickým lisovaním na dosiahnutie úplného zhutnenia, potom kovaním v polotuhom stave na získanie tvaru. Po vákuovom horúcom lisovaní pri asi 650 °C a tlaku 7 MPa (1000 psi) na dosiahnutie 95 %-nej hutnosti (5 %-ná pórovitost), predvalok sa vykove v polotuhom stave pri asi 704 °C do tvaru blízkemu konečnému tvaru a má vlastnosti podobné vlastnostiam, uvedeným v tabuľke I.

Preformy hliníkovej zliatiny, obsahujúcej berýlium, vyrobené vákuovým horúcim lisovaním, horúcim izostatickým lisovaním alebo iným spôsobom konsolidácie sa ďalej spracujú v následných operáciach (a) až (c):

- (a) tixotropným kovaním;
- (b) tixotropným odlievaním; alebo
- (c) tixotropným vytláčaním (v polotuhom stave).

#### Príklad 8

#### Porovnávacie skúšky po spracovaní v celkom tuhom stave

Spočiatku sa kombinácia kovového hliníka a berýlia tavila a upravila do formy Al-Be prášku, ktorý sa za horúca spracoval valcovaním v celkom tuhom stave. V oddelenom postupe sa Be prášok a samostatne pripravený Al prášok spojili a za horúca valcovali postupom v celkom tuhom stave. V obidvoch postupoch sa použila základná hliníková zliatina č.

1100 s 20 % prášku berýlia, spracovaná vytláčaním a následne valcovaním na plech. Skúšky materiálu na pevnosť v ťahu sa vykonali z materiálu po vyvalcovaní aj z popusteného materiálu v podmienkach po uvoľnení napäťia. Získané hodnoty umožňujú porovnávanie vlastností z predzliatiny získanej a atomizovaného (na rozdiel od pôvodne zo zložiek miešaného) práškového východiskového materiálu, tepelne spracovaného v obidvoch uvedených podmienkach. Výsledky sú zhrnuté v tabuľke III.

T a b u Ľ k a III

Pevnosť v ťahu hliníkovej - berýliovej zliatiny

Spôsob a tepelné podmienky pri spracovaní	Medza toku (MPa)	Pevnosť v ťahu (MPa)	Predĺženie (%)	Modul (MPa)
Atomizovaním po valcovaní popustené	179	220	14,8	102
	128	181	11,6	80
Miešaním práškov po valcovaní popustené	130	142	3,6	80
	70	126	14,9	-

Pevnosť plechov, vyrobených postupom s miešaním pôvodných práškov je podstatne nižšia ako plechov, vyrobených z atomizovanej predzliatiny. Hodnoty modulov pružnosti vzoriek z pôvodne miešaných práškov sú významne nižšie ako moduly pružnosti vzoriek po atomizácii predzliatinového materiálu.

Z uvedeného vyplýva, že z tohto materiálu sa iba miešaním práškov bez spracovanie v polotuhom stave nedajú dosiahnuť vyžadované hodnoty modulov.

Uvedený príklad poukazuje na to, že jednoduché miešanie hliníkového a berýliového prášku, následované konsolidáciou a valcovaním nie je dostatočné na dosiahnutie vyžadovaných vlastností. Upravený spôsob spracovania v polotuhom stave podľa tohto vynálezu je nevyhnutný.

### Príklad 9

#### Užitočné konštrukčné výrobky

Nespočetné príklady výrobkov, vyrábaných zo zliatin podľa tohto vynálezu môžu zahrňovať ramienka vystavovacieho mechanizmu diskových pohonov, turbínové lopatky, skrinky leteckej elektroniky a plášte lietadiel. Obrázky 4 a 5 znázorňujú otáčavú zostavu ramienok vystavovacieho mechanizmu, ktorá má vrtanie na otáčanie okolo hriadeľa diskového pohonu na nastavovanie polohy snímacej hlavy radiálne naprieč diskom, v ktorom zostava ramienok je celok vyrobený z jedného kusa, pozostávajúca zo zliatiny hliníka, obsahujúcej berýlium, ktorá obsahuje od 1 do 99 % hmotnostných berýlia, zvyšok je hliníková zložka.

Obrázok 4 podrobnejšie zobrazuje čítaciu/záznamovú zostavu pohonu pevného disku 10 s viacerými hlavami 12, upevnenými na ramanách pohonu 14. Hlavy 12 a ramaná pohonu 14 sú zostavené spolu na pohonnom hriadeľi 16, ktorý sa otáča vzájomným pôsobením cievky 18 a magnetu 20, uloženom v lôžku 22 magnetu. Ramaná pohonu 14 sú uložené pružne k disku, ak disk stojí. Keď sa disk otáča, tlak vzduchu pod hlavou 12 ľahko dvíha ponad disk.

Ako je zrejmé z uvedeného opisu, ramaná 14 pohonného mechanizmu sú namáhané vertikálnymi silami 24 a šikmými silami 26, ako znázorňuje obrázok 5. Ramaná 14 pohonu musia byť dostatočne tuhé, aby minimalizovali amplitúdu vertikálnej vibrácie a tak sa predišlo poškodeniu diskov nad a pod ramanami 14 pohonu. Podobne musia byť rama 14 pohonu dosťatočne tuhé na minimalizáciu amplitúdy priečnych vibrácií, aby tak zabezpečovali rýchlejšiu odozvu pri čítaní alebo zázname na príslušnej adrese na disku. Minimalizácia úchyliek vo vertikálnom smere sa dosahuje použitím laminovaných materiálov. Ekviaxiálna morfológia berýlovej fázy hliníkovej - berýlovej zliatiny, vyrobenej v zhode s postupom podľa tohto vynálezu, je účinná na minimalizáciu úchyliek v obidvoch smeroch, vo vertikálnom aj v priečnom smere.

## P A T E N T O V É N Á R O K Y

1. Hliníková zliatina, obsahujúca berýlium, zahrnujúca od 1 do 99 % hmotnostných berýlia, zvyšok je hliníková zložka, vyznačujúca sa tým, že tuhé berýlium je ekviaxiálne a je dispergované v uvedenej hliníkovej zložke.
2. Zliatina podľa nároku 1, vyznačujúca sa tým, že obsahuje asi od 5 do asi 80 % hmotnostných berýlia.
3. Zliatina podľa nároku 1, vyznačujúca sa tým, že obsahuje asi od 5 do asi 80 % hmotnostných ekviaxiálneho tuhého berýlia, dispergovaného v podstate v čistom hliníku.
4. Zliatina podľa nároku 1, vyznačujúca sa tým, že obsahuje od asi 5 % do asi 80 % hmotnostných ekviaxiálneho tuhého berýlia, dispergovaného v hliníkom bohatej kompozícii.
5. Zliatina podľa nároku 4, vyznačujúca sa tým, že uvedená hliníkom bohatá kompozícia sa vyberie z bežných hliníkových zliatin, vybraných zo skupiny, pozostávajúcej zo zliatin hliníka číslo 5056, 6061, 1100, A356 a A357.
6. Zliatina podľa nároku 1, vyznačujúca sa tým, že podiel berýlia uvedenej zliatiny má nedendritickú mikroštruktúru.
7. Zliatina podľa nároku 1, vyznačujúca sa tým, že je ďalej spracovateľná upraveným spôsobom polotuhého spracovania.
8. Zlatina podľa nároku 7, vyznačujúca sa tým, že upravené spôsoby polotuhého spracovania sa vyberú

zo skupiny, zahrnujúcej tvarovanie do uzavretej záplustky, polotuhé kovanie a polotuhé tvarovanie.

9. Zliatina podľa nároku 1, vyznačujúca sa tým, že uvedené ekviaxiálne berýlium sa vyberie zo skupiny, zahrnujúcej mechanicky mleté práškové berýlium a atomizované sféroidné práškové berýlium.

10. Zliatina podľa nároku 3, vyznačujúca sa tým, že zliatina má modul pružnosti najmenej o 25 % vyšší ako je modul pružnosti hliníka.

11. Výrobok pozostávajúci zo zliatiny podľa nároku 1, vyznačujúci sa tým, že:

(a) má koeficient teplotnej roztažnosti v rozsahu medzi 11,5 do  $23,4 \text{ m.m}^{-1}\text{.}^{\circ}\text{C}^{-1}$  ( $6,4$  do  $13,0 \text{ in/in/}^{\circ}\text{F.}10^{-6}$ );

(b) modul v rozsahu asi od 310 do 70 GPa ( $10 \cdot 10^6 \text{ psi}$  až  $44 \cdot 10^6 \text{ psi}$ ); a

(c) hustotu v rozsahu asi od  $1,16 \cdot 10^3$  do  $2,59 \cdot 10^3 \text{ kg.m}^{-3}$  ( $0,067$  až  $0,093 \text{ lbs/in}^3$ ).

12. Spôsob výroby hliníkovej zliatiny, obsahujúcej berýlium, vyznačujúci sa tým, že zahrnuje kroky:

(a) dodanie hliníkovej zložky v práškovej forme a berýlioovej zložky v práškovej forme;

(b) zmiešanie uvedenej hliníkovej a berýlioovej zložky; a

(c) tavenie uvedenej hliníkovej zložky pri teplote blízko nad teplotou solidus hliníka.

13. Spôsob podľa nároku 12, vyznačujúci sa tým, že sa uvedené miešanie hliníkovej a berýlioovej zložky vykoná pri teplote pod približnou teplotou solidus hliníka.

14. Spôsob podľa nároku 13, vyznačujúci sa tým, že výsledná hliníková zliatina, obsahujúca berýlium,

je spôsobilá na ďalšie spracovanie upravenými spôsobmi polotuhého spracovania.

15. Spôsob podľa nároku 14, vyznačujúci satým, že uvedené spôsoby polotuhého spracovania sa vyberú zo skupiny zahrnujúcej kovanie do uzavretej záplustky, kovanie v polotuhom stave a tvarovanie v polotuhom stave.

16. Spôsob podľa nároku 12, vyznačujúci satým, že uvedená berýliová zložka je ekviaxiálne tuhé berýlium, dispergované v uvedenej hliníkovej zložke.

17. Spôsob podľa nároku 16, vyznačujúci satým, že uvedené ekviaxiálne tuhé berýlium sa vyberie zo skupiny zahrnujúcej mechanicky mleté berýlium a atomizované, sféroidné práškové berýlium.

18. Spôsob podľa nároku 12, vyznačujúci satým, že uvedený taviaci stupeň (c) sa vykoná pod ochrannou vrstvou nereaktívneho plynu, vybraného zo skupiny zahrnujúcej argón, hélium a dusík.

19. Spôsob podľa nároku 12, vyznačujúci satým, že uvedený taviaci stupeň (c) sa vykoná v prostredí vákuua.

20. Spôsob podľa nároku 12, vyznačujúci satým, že uvedená hliníková zložka je v podstate čistý hliník.

21. Spôsob podľa nároku 12, vyznačujúci satým, že uvedená hliníková zložka je hliníkom bohatá kompozícia.

22. Spôsob podľa nároku 12, vyznačujúci satým, že uvedený stupeň tavenia (c) je postup vybraný zo skupiny, zahrnujúcej vákuové horúce lisovanie, horúce izo-

statické lisovanie a vytláčanie.

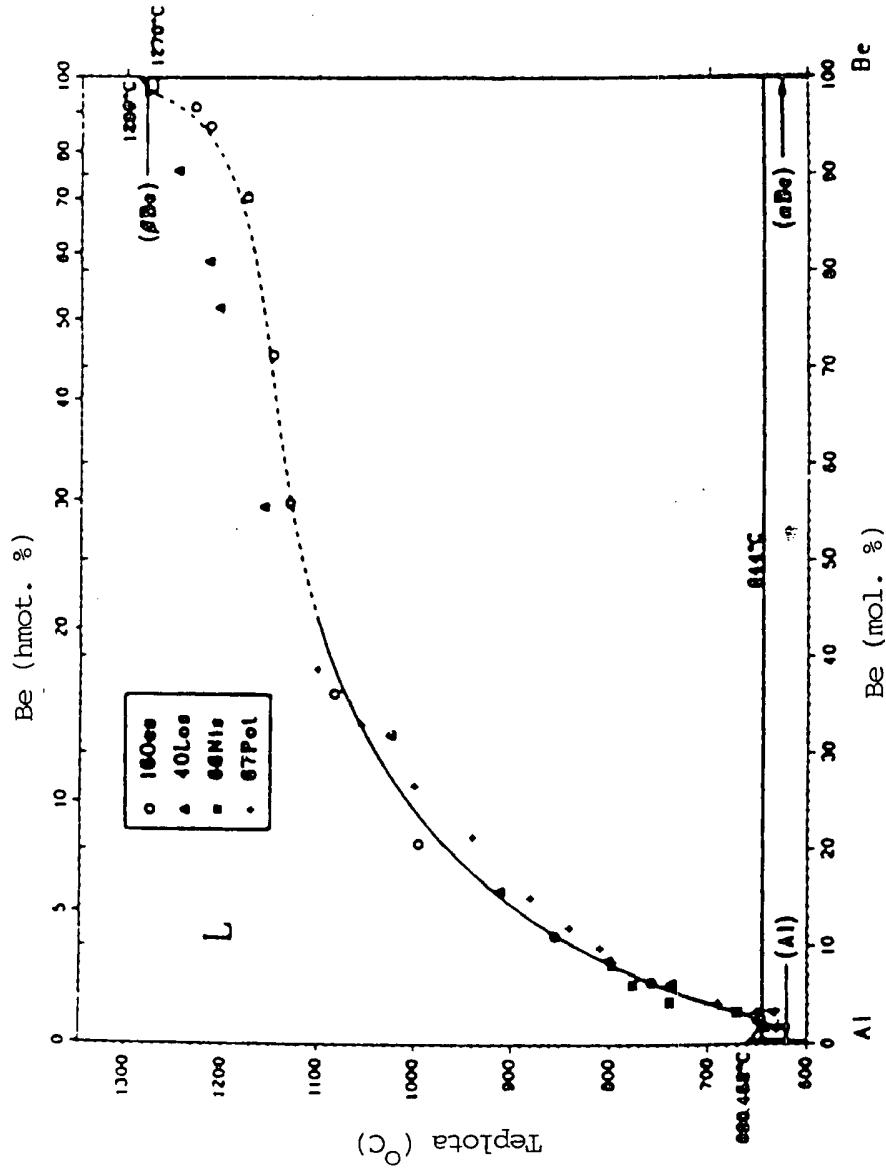
23. Spôsob podľa nároku 12, vyznačujúci sa tým, že ďalej zahrnuje stupeň vybraný zo skupiny, zahrnujúcej kovanie do uzavretej záplustky, kovanie v polotuhom stave a tvarovanie v polotuhom stave.

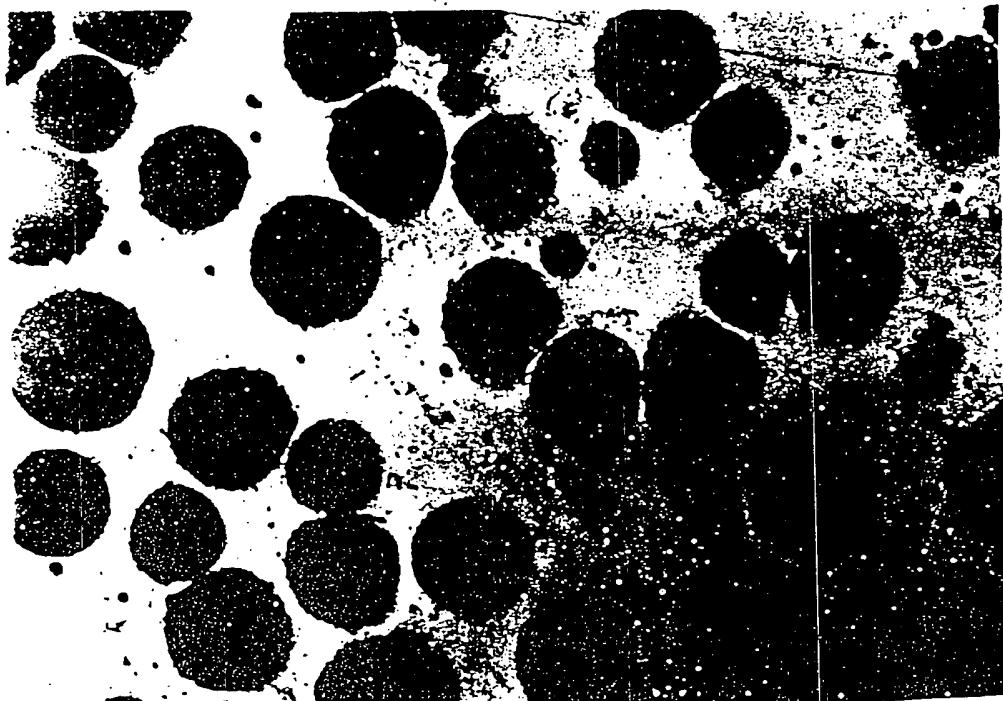
24. Spôsob prípravy hliníkovej zliatiny, obsahujúcej berýlium, vyznačujúci sa tým, že zahrnuje kroky:

- (a) dodanie hliníkovej zložky v práškovej forme a berýlioovej zložky v práškovej forme;
- (b) zmiešanie uvedenej hliníkovej zložky s berýlioovou zložkou;
- (c) tavenie uvedenej hliníkovej zložky pri teplote nad približnú teplotu solidus hliníka, aby sa vytvorila polotuhá disperzia tuhého berýlia, dispergovaná v roztavenom hliníku; a
- (d) in situ odlievanie polotuhej disperzie zo stupňa (c).

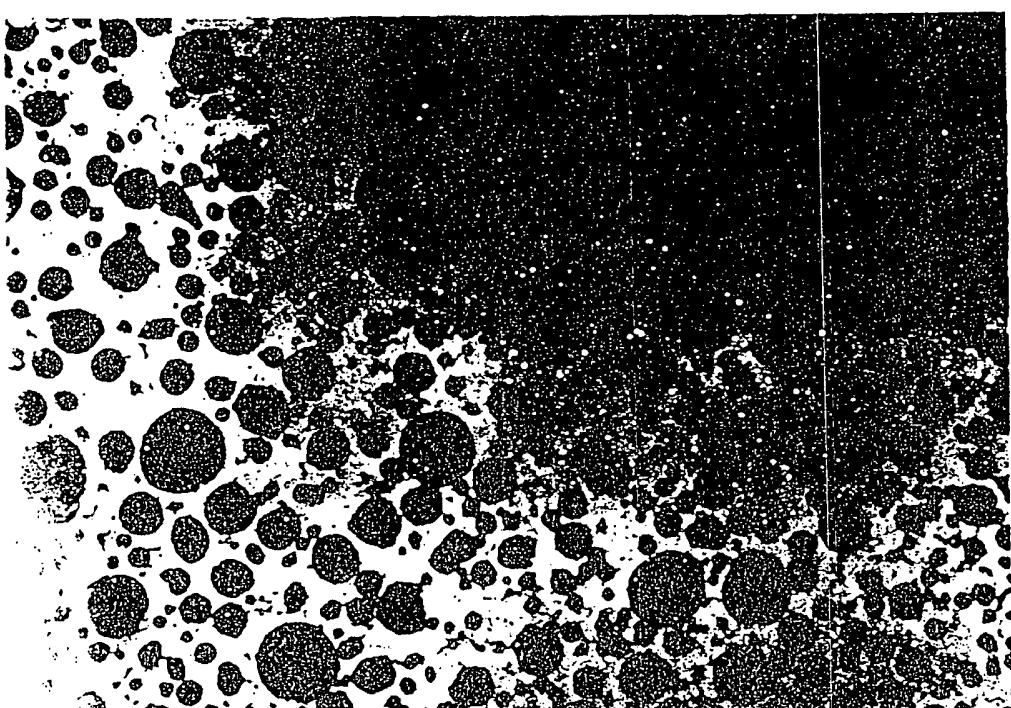
25. Otáčavá zostava ramienok pohonu, ktorá má vrtanie na otáčanie okolo hriadeľa pohonu disku, vyznačujúca sa tým, že uvedená zostava ramienok je z jedného kusa, pozostávajúca v podstate zo zliatiny hliníka, obsahujúcej berýlium, s obsahom berýlia od 1 do 99 % hmotnostných a zvyšok tvorí hliníková zložka.

Obr. 1

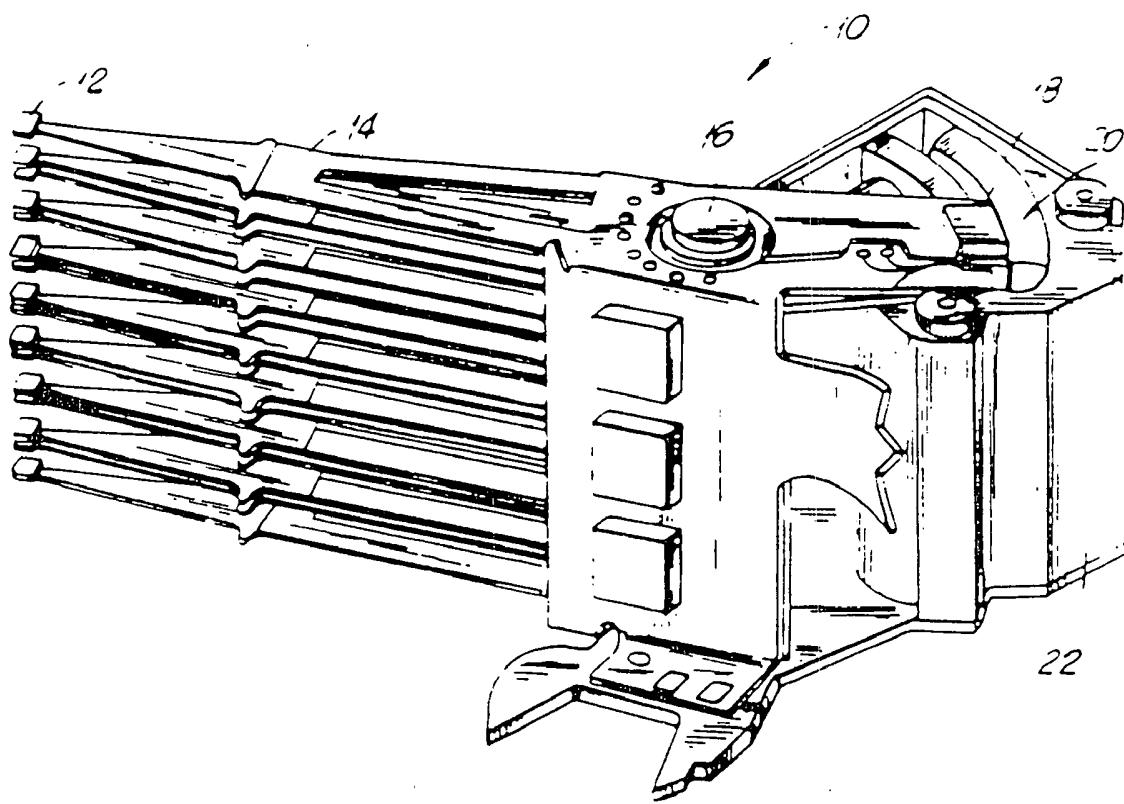




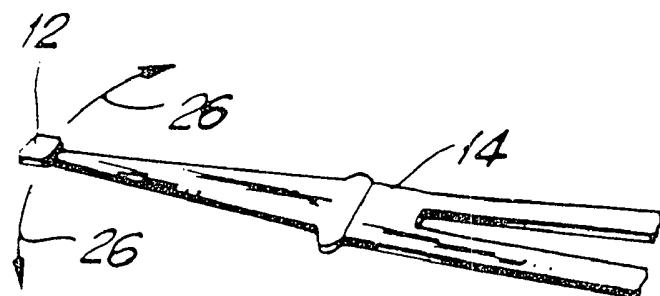
Obr. 2



Obr. 3



Obr. 4



Obr. 5