



NA, RW, SD, SL, ST, SZ, TZ, UG, ZM, ZW), 欧亚 (AM, AZ, BY, KG, KZ, RU, TJ, TM), 欧洲 (AL, AT, BE, BG, CH, CY, CZ, DE, DK, EE, ES, FI, FR, GB, GR, HR, HU, IE, IS, IT, LT, LU, LV, MC, MK, MT, NL, NO, PL, PT, RO, RS, SE, SI, SK, SM, TR), OAPI (BF, BJ, CF, CG, CI, CM, GA, GN, GQ, GW, KM, ML, MR, NE, SN, TD, TG)。

本国际公布：

— 包括国际检索报告(条约第21条(3))。

(57) 摘要：一种雾化芯制备方法，首先通过薄膜沉积工艺将导电材料形成于多孔陶瓷基底的外表面上，以形成表面具有发热层的雾化芯；其次，采用退火老化工艺，对雾化芯的发热层进行退火热处理，使发热层微观结构中的晶粒长大，促使发热层更加致密，减少发热层的微观缺陷；然后，对退火热处理后的雾化芯进行通电发热处理，以对发热层的微观结构进行进一步的老化处理。这样，雾化芯在经过退火热处理及通电老化处理后，能够改善并提高发热层电阻的稳定性，增强了发热层的电学稳定性，进而使得发热层发热更均匀，防止雾化芯出现局部温度过高的现象，可对气溶胶形成基质具有良好的雾化效果。

雾化芯制备方法

技术领域

5 本发明属于雾化技术领域，特别地，涉及一种雾化芯制备方法。

背景技术

气溶胶发生装置使用的薄膜发热式雾化芯，通常是将发热薄膜附着在多孔陶瓷的雾化面上，通过发热薄膜对雾化面上的气溶胶形成基质进行加热，使气
10 溶胶形成基质雾化形成烟雾。当前的薄膜发热式雾化芯存在连续性差、厚度难以调节控制的问题，容易导致薄膜式发热层电阻阻值稳定性差，进而造成薄膜发热式雾化芯发热均匀性差。

发明内容

15 基于现有技术中存在的上述问题，本发明实施例的目的在于提供一种改善和提高发热层电阻阻值稳定性的雾化芯制备方法。

为实现上述目的，本发明采用的技术方案是：提供一种雾化芯制备方法，包括如下步骤：

采用薄膜沉积工艺将导电材料沉积在多孔陶瓷基底的至少部分外表面上，
20 以在所述多孔陶瓷基底上形成发热层，获得表面具有发热层的雾化芯；

采用退火老化工艺，对所述雾化芯进行退火热处理。

可选的，所述退火热处理步骤中，所述退火热处理的温度为 500~800℃，所述退火热处理的时间为 5~60 分钟。

可选的，所述退火热处理步骤中，所述雾化芯退火热处理过程，在保护气
25 体氛围中进行。

所述雾化芯制备方法还包括通电老化处理步骤，所述通电老化处理步骤包

括：采用通电老化工艺，对退火热处理后的所述雾化芯进行供电，退火热处理后的所述雾化芯通电后发热，以对所述发热层的微观结构进行老化处理。

可选的，所述通电老化处理步骤中，通电功率为 6~8W，通电时间为 1~20 分钟。

5 可选的，所述通电老化处理步骤中，所述雾化芯的通电老化处理过程，在大气氛围下进行。

可选的，所述通电老化处理步骤中，采用直流稳压电源对所述雾化芯进行供电。

可选的，所述导电材料为镍铬合金材料，所述镍铬合金材料通过所述薄膜
10 沉积工艺沉积形成镍铬合金发热层，所述镍铬合金发热层的沉积厚度为 1~5 μm 。

可选的，所述镍铬合金材料中 Ni/(Ni+Cr)的质量比为 0.2~0.9。

可选的，所述多孔陶瓷基底的孔隙率为 30%~80%，所述多孔陶瓷基底的孔径为 10~30 μm 。

15

本发明实施例中的上述一个或多个技术方案，与现有技术相比，至少具有如下有益效果之一：

本发明实施例中的雾化芯制备方法，首先通过薄膜沉积工艺将导电材料形成于多孔陶瓷基底的外表面上，以形成表面具有发热层的雾化芯；其次，采用
20 退火老化工艺，对雾化芯的发热层进行退火热处理，使发热层微观结构中的晶粒长大，促使发热层更加致密，减少发热层的微观缺陷。这样，雾化芯在经过退火热处理后，能够改善并提高发热层电阻的稳定性，增强了发热层的电学稳定性，进而使得发热层发热更均匀，防止雾化芯出现局部温度过高的现象，可对气溶胶形成基质具有良好的雾化效果。

25

附图说明

为了更清楚地说明本发明实施例中的技术方案，下面将对实施例或现有技术描述中所需要使用的附图作简单地介绍，显而易见地，下面描述中的附图仅仅是本发明的一些实施例，对于本领域普通技术人员来讲，在不付出创造性劳动性的前提下，还可以根据这些附图获得其他的附图。

图 1 为本发明实施例一提供的雾化芯的剖视结构示意图；

图 2 为本发明实施例一提供的雾化芯的另一剖视结构示意图；

图 3 为本发明实施例二提供的雾化芯的俯视结构示意图；

图 4 为本发明实施例二提供的雾化芯的剖视结构示意图；

10 图 5 为本发明实施例二提供的多孔基底的剖视结构示意图；

图 6 为本发明实施例三提供的雾化芯的剖视结构示意图；

图 7 为本发明实施例三提供的多孔基底的剖视结构示意图；

图 8 为本发明实施例四提供的雾化芯的剖视结构示意图；

15 图 9 为本发明实施例 1 至实施例 15 中制备的雾化芯循环测试电阻值对比图；

图 10 为本发明实施例 2、实施例 5、实施例 8、实施例 11 及实施例 14 中制备的雾化芯循环测试电阻值对比图；

图 11 为本发明实施例 1 至实施例 3 中制备的雾化芯循环测试电阻值对比图；

20 图 12 为本发明实施例 2 及实施例 4 至实施例 6 中制备的雾化芯循环测试电阻值对比图；

图 13 为本发明实施例 5 及实施例 7 至实施例 9 中制备的雾化芯循环测试电阻值对比图；

25 图 14 为本发明实施例 8 及实施例 10 至实施例 12 中制备的雾化芯循环测试电阻值对比图；

图 15 为本发明实施例 11 及实施例 13 至实施例 15 中制备的雾化芯循环测

试电阻值对比图。

其中，图中各附图标记：

多孔陶瓷基底；11-雾化面；11a-第一区域；11b-第二区域；11c-第一表面；11d-第二表面；11e-第三表面；11f-第一过渡面；11g-第二过渡面；12-凸起部；
5 13-第一凹陷部；14-第二凹陷部；2-过渡层；
3-发热层；31-发热部；32-第一连接部；321-第一侧部；322-第一结合部；
33-第二连接部；331-第二侧部；332-第二结合部；
4-保护层；41-裸露部；5-电极；6-凹槽。

10 具体实施方式

为了使本发明所要解决的技术问题、技术方案及有益效果更加清楚明白，以下结合附图及实施例，对本发明进行进一步详细说明。应当理解，此处所描述的具体实施例仅仅用以解释本发明，并不用于限定本发明。

实施例一

15 请一并参阅图 1 至 2，现对本发明实施例一提供的雾化芯进行说明。本发明实施例一提供的雾化芯用于雾化器，其可在气溶胶发生装置的电源装置的电驱动下发热，将雾化器的储液腔中的气溶胶形成基质加热雾化形成烟雾，以供用户吸食而达到模拟吸烟的效果。

请结合参阅图2，本发明实施例一提供的雾化芯包括多孔基底1和发热层3。
20 多孔基底1的至少部分外表面形成有雾化面11。多孔基底1内部具有毛细吸附作用的微孔结构，多孔基底1可通过微孔结构吸附、存储气溶胶形成基质，且吸附、存储的气溶胶形成基质可经由微孔结构持续传输至雾化面11。至少部分雾化面11上形成有发热层3。则雾化芯在使用时，通过气溶胶发生装置的电源装置向雾化芯供电，发热层3在通电后产生热量，加热传输至雾化面11上气溶
25 胶形成基质，以使气溶胶形成基质雾化形成可供用户吸食的烟雾。

在其中一些实施方式中，多孔基底1还可以是多孔陶瓷、多孔金属等具备液体吸附能力的多孔材料。在其中一些具体实施例中，多孔基底1为多孔陶瓷；进一步地，在其中一些更具体实施例中，多孔基底1的孔隙率为30%~80%，

多孔基底 1 的孔径为 10~30 μm 。

在其中一些实施方式中，发热层 3 为化学性能稳定、导电导热性能良好的金属层或合金层，发热层 3 为铜层、铁层、镍层、铬层、金层、银层、铂层、钯层、钼层等金属层以及金银合金层、金铂合金层、金银铂合金层、银钯合金层、银铂合金层、钯铜合金层、钯银合金层、镍铬合金层中的至少任一种。在其中一些具体实施例中，发热层 3 为镍铬合金层。镍铬合金层热性能良好，镍铬合金层价格相对于金层、银层、铂层、钯层等贵金属层或者金银合金层、金铂合金层、金银铂合金层、银钯合金层、银铂合金层、钯铜合金层、钯银合金层等贵金属合金层便宜。在其中一些更具体实施例中，发热层 3 为镍铬合金层，其 Ni/ (Ni+Cr)质量比例为 0.2~0.9。根据电阻计算公式可知，发热层 3 的厚度决定了发热层 3 的电阻值大小，发热层 3 的厚度越薄时电阻值越大，发热层 3 的厚度越厚时电阻值越小，故可通过调节与控制发热层 3 的厚度以达到调节发热层 3 电阻值的目的。同时，在研发过程中，通过大量的实验，发明人发现：当发热层 3 的厚度太薄的话，薄层结构的发热层 3 比较疏松且连续性不好，影响发热层 3 电阻值的稳定性，发热层 3 比较容易被高温氧化或碳化；发热层 3 的厚度越厚，薄层结构的发热层 3 的连续性与致密性也会随之增加，使得发热层 3 的抗氧化或抗碳化的能力大幅度增强，从而增强发热层 3 电阻的稳定性。然而，当发热层 3 的厚度太厚的话，一方面，发热层 3 所需形成时间较长，从而大幅降低生产效率；另一方面，发热层 3 的应力越大，发热层 3 在通电使用过程中微观结构遭到破坏，影响发热层 3 电阻值的稳定性。以及考虑到发热层 3 的电阻太低存在发热层 3 短路过载的安全隐患，而发热层 3 的电阻太高存在达不到所需发热功率的问题，因此发热层 3 的常用电阻为 0.8~2 Ω 。考虑发热层 3 的厚度对发热层 3 电阻的稳定性的影响，以及考虑发热层 3 的厚度与形成时长的正向关联，并结合发热层 3 的常用电阻为 0.8~2 Ω ，综合上述考虑，发热层 3 的厚度设置为 1~5 μm 。在其中一些具体实施例中，发热层 3 为镍铬合金层，镍铬合金层的厚度设置为 1~5 μm ，以使得发热层 3 的电阻稳定性提高，发热层 3 的电阻处于常用电阻范围内，且发热层 3 的形成时间适中，进而使得雾化芯的电阻稳定性提高，雾化芯的发热功率较大，雾化芯的雾化效果好，雾化芯的制造成本可控。

在其中一些实施方式中，薄膜沉积工艺可以是但不限于薄膜沉积工艺中的磁控溅射工艺。由于雾化芯的发热面积更大，发热更均匀，不会出现局部温度过高现象，有利于提高气溶胶形成基质受热的均匀性，从而提高雾化效果。在其中一些具体实施例中，通过磁控溅射工艺沉积形成发热层 3，发热层 3 为镍铬合金层，磁控溅射工艺的靶材功率密度为 $5\sim 15\text{W}/\text{cm}^2$ ，溅射气压为 $0.1\sim 0.3\text{Pa}$ ，溅射时间为 $30\sim 90\text{min}$ 。这样，通过磁控溅射工艺，在多孔基底 1 的至少部分雾化面 11 上，沉积形成厚度为 $1\sim 5\mu\text{m}$ 的镍铬合金层，镍铬合金层形成发热层 3。

在通过薄膜沉积工艺沉积形成发热层 3 的过程中，发热层 3 形成的过程大致包括：1、岛初步形成：气态靶材达到多孔基底 1 的表面，附着并凝聚，形成一些均匀细小、而且可以运动的原子团，原地团被称为“岛”；2、岛数目饱和：“岛”不断接受新的沉积原子，并与其他小“岛”合并而逐渐长大，岛的数目快速达到饱和；3、岛长大形核：小“岛”合并不断进行的同时，空出来的多孔基底 1 的表面又会形成新的小“岛”；4、合并长大填充：小“岛”的形成与合并不断进行，尺寸较大的“岛”不断吞并附近尺寸较小的“岛”；5、填充孔隙成膜：孤立的小“岛”随着合并的进行相互连接成片，最后只留下一些孤立的孔洞和沟道，这些孔洞和沟道又不断被填充，形成形貌连续、覆盖完整的膜层。

请结合参阅图 1 和图 2，在其中一些实施方式中，雾化芯还包括形成在发热层 3 与多孔基底 1 之间的过渡层 2。在一具体实施方式中，通过薄膜沉积工艺在多孔基底 1 的至少部分雾化面 11 上沉积形成厚度为 $0.1\sim 1\mu\text{m}$ 的过渡层 2，过渡层 2 背离多孔基底 1 的一面上形成有发热层 3。由于多孔基底 1 的表面上凹点的势能最低，过渡层 2 形成的过程与上述发热层 3 形成的过程相同，因此过渡层 2 降低多孔基底 1 表面的粗糙度，使得发热层 3 具有良好的连续性，便于调节控制发热层 3 的厚度。而且过渡层 2 还可以阻隔多孔基底 1 的钠、钾离子在电场作用下扩散进入发热层 3，增强发热层 3 电阻的稳定性。此外，过渡层 2 能够起到调节发热层 3 与多孔基底 1 表面的应力匹配，增强发热层 3 与多孔基底 1 之间的附着力，使得发热层 3 牢固地结合于多孔基底 1 上，提高发热层 3 工作性能的稳定可靠性，延长雾化芯的使用寿命。在其中一些实施方式中，薄膜沉积工艺可以是但不限于薄膜沉积工艺中的磁控溅射工艺。

在其中一些具体实施例中，通过磁控溅射工艺沉积形成过渡层 2，磁控溅射工艺的靶材功率密度为 $3\sim 12\text{W}/\text{cm}^2$ ，溅射气压为 $0.1\sim 0.5\text{Pa}$ ，溅射时间为 $20\sim 100\text{min}$ ，过渡层 2 的厚度为 $0.1\sim 1\mu\text{m}$ 。当过渡层 2 的厚度太薄时，过渡层 2 起不到上述降低多孔基底 1 表面的粗糙度以及阻隔多孔基底 1 的钠、钾离子在电场作用下扩散进入发热层 3 的作用；随着过渡层 2 厚度的增加，过渡层 2 能逐渐降低多孔基底 1 表面的粗糙度，逐渐阻隔多孔基底 1 的钠、钾离子在电场作用下扩散进入发热层 3，逐渐调节发热层 3 与多孔基底 1 表面的应力匹配；然而，当过渡层 2 的厚度太厚的话，过渡层 2 应力会出现大幅增加，造成过渡层 2 在雾化芯通电使用过程中微观结构遭到破坏，过渡层 2 无法阻隔多孔基底 1 的钠、钾离子在电场作用下扩散进入发热层 3，影响发热层 3 电阻值的稳定性。因此，将过渡层 2 的厚度设置为 $0.1\sim 1\mu\text{m}$ ，使得过渡层 2 降低多孔基底 1 表面的粗糙度，使得过渡层 2 阻隔多孔基底 1 的钠、钾离子在电场作用下扩散进入发热层 3，使得过渡层 2 调节发热层 3 与多孔基底 1 表面的应力匹配。优选地，将过渡层 2 的厚度设置为 $0.3\sim 0.8\mu\text{m}$ ，在便于降低多孔基底 1 表面的粗糙度的同时，有利于阻隔多孔基底 1 的钠、钾离子在电场作用下扩散进入发热层 3。

在其中一些实施方式中，过渡层 2 与多孔基底 1 的应力值接近，使得过渡层 2 与多孔基底 1 的应力匹配较好。在其中一些具体实施例中，多孔基底 1 为多孔陶瓷，过渡层 2 为氮化铝层、氮化硅层、氮化铬层、碳化铬层或其他陶瓷层中的至少任一种。

请结合参阅图 1 和图 2，在其中一些实施方式中，雾化芯还包括形成在发热层 3 上保护层 4。在一具体实施方式中，通过薄膜沉积工艺，在发热层 3 背离多孔基底 1 的一面上，沉积形成厚度为 $0.5\sim 3\mu\text{m}$ 的保护层 4。保护层 4 阻隔气溶胶形成基质及外界空气进入发热层 3，从而避免发热层 3 通电使用过程中发生氧化或碳化，增强发热层 3 的抗氧化性和抗碳化性，增强发热层 3 电阻的稳定性，提高雾化芯的循环使用寿命。在其中一些实施方式中，薄膜沉积工艺可以是但不限于薄膜沉积工艺中的磁控溅射工艺。在其中一些具体实施例中，通过磁控溅射工艺沉积形成保护层 4，磁控溅射工艺的靶材功率密度为 $3\sim 12\text{W}/\text{cm}^2$ ，溅射气压为 $0.1\sim 0.5\text{Pa}$ ，溅射时间为 $40\sim 150\text{min}$ 。当保护层 4 的厚度太薄时，保护层 4 起不到阻隔气溶胶形成基质及外界空气进入发热层 3 的作

用；随着保护层 4 厚度的增加，保护层 4 能逐渐阻隔气溶胶形成基质及外界空气进入发热层 3；然而，当保护层 4 的厚度太厚的话，保护层 4 应力会出现大幅增加，造成保护层 4 在雾化芯通电使用过程中微观结构遭到破坏，保护层 4 无法阻隔气溶胶形成基质及外界空气进入发热层 3，使得发热层 3 的抗氧化性和抗碳化性减弱，影响发热层 3 电阻的稳定性，缩短雾化芯的循环使用寿命。综合上述考虑，将保护层 4 的厚度设置为 $0.5\sim 3\mu\text{m}$ ，使得保护层 4 阻隔气溶胶形成基质及外界空气进入发热层 3。优选地，将保护层 4 的厚度设置为 $0.8\sim 1.5\mu\text{m}$ ，能良好地阻隔气溶胶形成基质及外界空气进入发热层 3。

在其中一些实施方式中，保护层 4 的化学性能稳定且结构致密。在其中一些具体实施例中，保护层 4 为氧化铝层、氧化硅层、氮化铝层、氮化硅层、氧化钛层、氮化钛层中的至少任一种。

请结合参阅图 2，在其中一些实施方式中，发热层 3 上设有未沉积形成保护层 4 的成对设置的两个裸露部 41，裸露部 41 用于实现电源装置与发热层 3 的电连接。

本发明实施例一还提供一种雾化器，雾化器包括上述任一实施例提供的雾化芯。因雾化器具有上述任一实施例提供的雾化芯的全部技术特征，故其具有雾化芯相同的技术效果。

本发明实施例一还提供一种气溶胶发生装置，气溶胶发生装置包括上述任一实施例提供的雾化芯或上述任一实施例提供的雾化器。因气溶胶发生装置具有上述任一实施例提供的雾化芯或雾化器的全部技术特征，故其具有雾化芯相同的技术效果。

本发明实施例一还提供一种上述雾化芯的雾化芯制备方法，本发明实施例一中的雾化芯制备方法包括如下步骤：

步骤 S1：沉积过渡层：通过薄膜沉积工艺，在多孔基底 1 的至少部分雾化面 11 上沉积形成过渡层 2；

步骤 S2：沉积发热层：通过薄膜沉积工艺，在过渡层 2 背离多孔基底 1 的一面上沉积形成发热层 3；

步骤 S3：沉积保护层：通过薄膜沉积工艺，在发热层 3 背离过渡层 2 的一面上沉积形成保护层 4。

上述沉积过渡层步骤 S1 中,通过薄膜沉积工艺在多孔基底 1 的至少部分雾化面 11 上沉积形成厚度为 $0.1\sim 1\mu\text{m}$ 的过渡层 2, 过渡层 2 与多孔基底 1 的应力值接近。过渡层 2 降低多孔基底 1 表面的粗糙度, 使得发热层 3 具有良好的连续性, 便于调节控制发热层 3 的厚度。而且过渡层 2 还可以阻隔多孔基底 1 的钠、钾离子在电场作用下扩散进入发热层 3, 增强发热层 3 电阻的稳定性。此外, 过渡层 2 能够起到调节发热层 3 与多孔基底 1 表面的应力匹配, 增强发热层 3 与多孔基底 1 之间的附着力, 使得发热层 3 牢固地结合于多孔基底 1 上, 提高发热层 3 工作性能的稳定可靠性, 延长雾化芯的使用寿命。具体地, 薄膜沉积工艺可以是但不限于薄膜沉积工艺中的磁控溅射工艺。当通过磁控溅射工艺沉积形成过渡层 2 时, 磁控溅射工艺的靶材功率密度为 $3\sim 12\text{W}/\text{cm}^2$, 溅射气压为 $0.1\sim 0.5\text{Pa}$, 溅射时间为 $20\sim 100\text{min}$, 过渡层 2 的厚度为 $0.1\sim 1\mu\text{m}$ 。当过渡层 2 的厚度太薄时, 过渡层 2 起不到上述降低多孔基底 1 表面的粗糙度以及阻隔多孔基底 1 的钠、钾离子在电场作用下扩散进入发热层 3 的作用; 而当过渡层 2 的厚度太厚的话, 过渡层 2 应力会出现大幅增加, 造成过渡层 2 在雾化芯通电使用过程中微观结构遭到破坏, 过渡层 2 无法阻隔多孔基底 1 的钠、钾离子在电场作用下扩散进入发热层 3, 影响发热层 3 电阻值的稳定性。因此, 将过渡层 2 的厚度设置为 $0.1\sim 1\mu\text{m}$, 使得过渡层 2 降低多孔基底 1 表面的粗糙度, 使得过渡层 2 阻隔多孔基底 1 的钠、钾离子在电场作用下扩散进入发热层 3, 使得过渡层 2 调节发热层 3 与多孔基底 1 表面的应力匹配。优选地, 将过渡层 2 的厚度设置为 $0.3\sim 0.8\mu\text{m}$, 在便于降低多孔基底 1 表面的粗糙度的同时, 有利于阻隔多孔基底 1 的钠、钾离子在电场作用下扩散进入发热层 3。具体地, 多孔基底 1 为多孔陶瓷, 通过薄膜沉积工艺在多孔陶瓷的至少部分雾化面 11 上沉积形成过渡层 2, 过渡层 2 为氮化铝层、氮化硅层、氮化铬层、碳化铬层或其他陶瓷层中的至少任一种。

上述沉积发热层步骤 S2 中, 通过薄膜沉积工艺在过渡层 2 背离多孔基底 1 的一面上沉积形成发热层 3。具体地, 发热层 3 为镍铬合金层, 镍铬合金层的厚度设置为 $1\sim 5\mu\text{m}$ 。镍铬合金层热性能良好, 镍铬合金层价格相对于金层、银层、铂层、钯层等贵金属层或者金银合金层、金铂合金层、金银铂合金层、银钯合金层、银铂合金层、钯铜合金层、钯银合金层等贵金属合金层便宜。在其

中一些更具体实施例中，发热层 3 为镍铬合金层，其 Ni/（Ni+Cr）质量比例为 0.2~0.9。根据电阻计算公式可知，发热层 3 的厚度决定了发热层 3 的电阻值大小，发热层 3 的厚度越薄时电阻值越大，发热层 3 的厚度越厚时电阻值越小，故可通过调节与控制发热层 3 的厚度以达到调节发热层 3 电阻值的目的。同时，在研发过程中，通过大量的实验，发明人发现：当发热层 3 的厚度太薄的话，薄层结构的发热层 3 比较疏松且连续性不好，影响发热层 3 电阻值的稳定性，发热层 3 比较容易被高温氧化或碳化；发热层 3 的厚度越厚，薄层结构的发热层 3 的连续性与致密性也会随之增加，使得发热层 3 的抗氧化或抗碳化的能力大幅度增强，从而增强发热层 3 电阻的稳定性。然而，当发热层 3 的厚度太厚的话，一方面，发热层 3 所需形成时间较长，从而大幅降低生产效率；另一方面，发热层 3 的应力越大，发热层 3 在通电使用过程中微观结构遭到破坏，影响发热层 3 电阻值的稳定性。以及考虑到发热层 3 的电阻太低存在发热层 3 短路过载的安全隐患，而发热层 3 的电阻太高存在达不到所需发热功率的问题，因此发热层 3 的常用电阻为 0.8~2Ω。考虑发热层 3 的厚度对发热层 3 电阻的稳定性的影响，以及考虑发热层 3 的厚度与形成时长的正向关联，并结合发热层 3 的常用电阻为 0.8~2Ω，综合上述考虑，发热层 3 为镍铬合金层，镍铬合金层的厚度设置为 1~5μm，以使得发热层 3 的电阻稳定性提高，发热层 3 的电阻处于常用电阻范围内，且发热层 3 的形成时间适中，进而使得雾化芯的电阻稳定性提高，雾化芯的发热功率较大，雾化芯的雾化效果好，雾化芯的制造成本可控。具体地，薄膜沉积工艺可以是但不限于薄膜沉积工艺中的磁控溅射工艺。当通过磁控溅射工艺沉积形成发热层 3，发热层 3 为镍铬合金层，磁控溅射工艺的靶材功率密度为 5~15W/cm²，溅射气压为 0.1~0.3Pa，溅射时间为 30~90min。这样，通过磁控溅射工艺，在多孔基底 1 的至少部分雾化面 11 上，沉积形成厚度为 1~5μm 的镍铬合金层，镍铬合金层为发热层 3。

上述沉积保护层步骤 S3 中，通过薄膜沉积工艺，在发热层 3 背离多孔基底 1 的一面上，沉积形成厚度为 0.5~3μm 的化学性能稳定且结构致密的保护层 4。保护层 4 阻隔气溶胶形成基质及外界空气进入发热层 3，从而避免发热层 3 通电使用过程中发生氧化或碳化，增强发热层 3 的抗氧化性和抗碳化性，增强发热层 3 电阻的稳定性，提高雾化芯的循环使用寿命。在其中一些实施方式中，

薄膜沉积工艺可以是但不限于薄膜沉积工艺中的磁控溅射工艺。在其中一些具体实施例中，通过磁控溅射工艺沉积形成保护层 4，磁控溅射工艺的靶材功率密度为 $3\sim 12\text{W}/\text{cm}^2$ ，溅射气压为 $0.1\sim 0.5\text{Pa}$ ，溅射时间为 $40\sim 150\text{min}$ 。当保护层 4 的厚度太薄时，保护层 4 起不到阻隔气溶胶形成基质及外界空气进入发热层 3 的作用；随着保护层 4 厚度的增加，保护层 4 能逐渐阻隔气溶胶形成基质及外界空气进入发热层 3；然而，当保护层 4 的厚度太厚的话，保护层 4 应力会出现大幅增加，造成保护层 4 在雾化芯通电使用过程中微观结构遭到破坏，保护层 4 无法阻隔气溶胶形成基质及外界空气进入发热层 3，使得发热层 3 的抗氧化性和抗碳化性减弱，影响发热层 3 电阻的稳定性，缩短雾化芯的循环使用寿命。综合上述考虑，将保护层 4 的厚度设置为 $0.5\sim 3\mu\text{m}$ ，使得保护层 4 阻隔气溶胶形成基质及外界空气进入发热层 3。优选地，将保护层 4 的厚度设置为 $0.8\sim 1.5\mu\text{m}$ ，能良好地阻隔气溶胶形成基质及外界空气进入发热层 3。具体地，保护层 4 为氧化铝层、氧化硅层、氮化铝层、氮化硅层、氧化钛层、氮化钛层中的至少任一种。

可以理解的，上述雾化芯制备方法，主要包括采用薄膜沉积工艺将导电材料沉积在多孔陶瓷基底的至少部分外表面上，以在所述多孔陶瓷基底上形成发热层，获得表面具有发热层的雾化芯。在某些实施方式中，当不包括过渡层 2 和/或保护层 4 时，对应的膜层形成步骤 S1、S3 可以进行相应的省略。

在其中另一些实施方式中，上述雾化芯的雾化芯制备方法还包括如下的退火老化处理：

步骤 S4：采用退火老化工艺，对雾化芯进行退火热处理。

在其中一些实施方式中，上述雾化芯的雾化芯制备方法还包括如下的通电老化处理步骤：

步骤 S5：采用通电老化工艺，对退火热处理后的雾化芯进行供电，退火热处理后的雾化芯通电后发热，以对发热层 3 的微观结构进行老化处理。

上述步骤 S4 中，采用退火老化工艺，对带有发热层 3 的雾化芯进行退火热处理。退火热处理目的是消除发热层 3 的微观缺陷，促使发热层 3 的微观结构中的晶粒长大，使得发热层 3 更加致密，从而提高雾化芯在循环使用过程中电阻值的稳定性，进而使得雾化芯发热功率稳定，加热均匀，雾化效果好。结合

上述发热层 3 形成的过程，从热力学条件来看，在一定体积的发热层 3 中，发热层 3 内晶粒越粗，总的晶界表面积就越小，总的表面能越低。由于晶粒粗化可以减小表面能，使发热层 3 处于较稳定的、自由能较低的状态，要实现向稳定的、自由能较低方向的变化趋势，需要导电材料原子有较强的扩散能力，以完成晶粒长大时晶界的迁移运动，而高温的退火热处理正使其具备了这一条件。因此，将带有发热层 3 的雾化芯的进行退火热处理，可促使发热层 3 的微观结构中的晶粒长大，使得发热层 3 更加致密，提高发热层 3 在通电使用过程中电阻的稳定性，从而提高雾化芯在通电使用过程中电阻的稳定性。

在其中一些具体实施例中，对雾化芯的发热层 3 进行退火热处理的温度为 500~800℃，退火热处理的时间为 5~60min。上述步骤 S4 中，雾化芯退火热处理过程，是在保护气体氛围中进行的。具体地，将雾化芯置于管式炉中进行退火热处理，在雾化芯退火热处理过程中，不断向管式炉中充入保护气体，以防止雾化芯退火热处理过程中发热层 3 发生氧化。保护气体可以是但不限于氮气。

可以理解地，上述过渡层 2 以及保护层 4，在退火热处理过程中的变化趋势与发热层 3 相同。具体地，从热力学条件来看，在一定体积的过渡层 2 或保护层 4 中，过渡层 2 或保护层 4 内晶粒越粗，总的晶界表面积就越小，总的表面能越低。由于晶粒粗化可以减小表面能，使过渡层 2 或保护层 4 处于较稳定的、自由能较低的状态，要实现向稳定的、自由能较低方向的变化趋势，需要导电材料原子有较强的扩散能力，以完成晶粒长大时晶界的迁移运动，而高温的退火热处理正使其具备了这一条件。因此，将雾化芯的过渡层 2 或保护层 4 进行退火热处理，可促使过渡层 2 或保护层 4 的微观结构中的晶粒长大，使得过渡层 2 或保护层 4 更加致密，从而提高雾化芯在循环使用过程中电阻值的稳定性。

在上述步骤 S5 中，通过将退火热处理后的雾化芯进行通电老化处理：对退火热处理后的雾化芯进行供电，退火热处理后的雾化芯通电后发热，对发热层 3 的微观结构进行老化处理，以增强发热层 3 的电学稳定性。在其中一些具体实施例中，在在大气氛围下，采用直流稳压电源对雾化芯的发热层 3 进行供电，通电功率为 6~8W，通电时间为 1~20min。上述将雾化芯进行通电老化处理的

目的是，提高雾化芯通电使用过程中电阻的稳定性。

本发明实施例一中的雾化芯制备方法，与现有技术相比，采用退火老化工艺，对雾化芯的发热层 3 进行退火热处理，使发热层 3 微观结构中的晶粒长大，促使发热层 3 更加致密，减少发热层 3 的微观缺陷；然后，对退火热处理后的
5 雾化芯进行通电发热处理，以对发热层 3 的微观结构进行进一步的老化处理。这样，雾化芯在经过退火热处理及通电老化处理后，能够改善并提高发热层 3 电阻的稳定性，增强了发热层 3 的电学稳定性，进而使得发热层 3 发热更均匀，防止雾化芯出现局部温度过高的现象，可对气溶胶形成基质具有良好的雾化效果。

10 另外，值得注意的是，本发明实施例一中是先对具有发热层 3 的雾化芯进行退火热处理，而后对退火热处理的雾化芯进行通电老化处理。上述加工处理的次序不能发生调换的，这是为了模拟雾化芯真实的使用氛围，由于通电老化处理一般是在大气氛围下进行的，而退火热处理通常是在保护气体氛围下进行的，如果先对雾化芯进行通电老化处理，会导致保护层 4 的稳定性较差，且造成发热层 3 会在大气氛围下发生氧化或碳化，进而影响发热层 3 的使用寿命。
15 因此，先在保护气体氛围下对具有发热层 3 的雾化芯进行退火热处理，使得发热层 3 内部结构的晶粒粗化以减小表面能，从而使雾化芯上的过渡层 2、发热层 3 以及保护层 4 处于较稳定的、自由能较低的状态，进而使过渡层 2、发热层 3 以及保护层 4 更加致密，减少过渡层 2、发热层 3 以及保护层 4 的微观缺陷，提高过渡层 2、发热层 3 以及保护层 4 的稳定性。一方面，经退火热处理后，稳定且致密的过渡层 2 可以阻隔多孔陶瓷基底 1 的钠、钾离子在电场作用下扩散进入发热层 3，进一步提高发热层 3 的电阻稳定性；另一方面，经退火
20 热处理后，稳定且致密的发热层 3 可以增强发热层 3 的电阻稳定性；再一方面，经退火热处理后，稳定且致密的保护层 4 可使发热层 3 与气溶胶形成基质及空气中的氧隔离，提高发热层 3 的抗氧化性能和抗碳化性能，从而提高发热层 3
25 的电阻稳定性。而后，在大气氛围下对具有发热层 3 的雾化芯进行通电老化处理：对过渡层 2、发热层 3 以及保护层 4 的微观结构进行老化处理，更进一步提高发热层 3 的电阻稳定性。

实施例二

实施例二中的雾化芯与实施例一中的雾化芯区别在于：

雾化芯还包括用于将发热层 3 与电源装置进行电连接的两个电极 5。请结合参阅图 4 和图 5，在一具体实施例方式中，电极 5 通过厚膜沉积工艺形成于多孔基底 1 的雾化面 11 上，电极 5 的厚度为 20~60 μm 。一方面，使电极 5 牢固地结合在多孔基底 1 上，防止电极 5 在高温高速气溶胶形成基质流体冲击下发生脱落，另一方面，使得电极 5 在与金属弹针电连接时有足够强度支撑其承受来自于金属弹针的抵压作用力，再一方面，使得电极 5 有足够的接触面积与金属弹针电连接，则可方便通过金属弹针与电源装置实现电连接，进而便于发热层 3 通过电极 5 与电源装置实现电连接。

在其中一些实施方式中，电极 5 为金层、银层、铂层、钯层、铝层、铜层、金银合金层、银铂合金层、银钯合金层中的至少任一种。在其中一些具体实施例中，采用丝网印刷工艺在多孔基底 1 上丝印金属浆料，烘干、烧结后形成电极 5。金属浆料为由金、银、铂、钯、铝、铜、金银合金、银铂合金、银钯合金中的至少任一种，以在多孔基底 1 上形成电极 5。

请结合参阅图 3 和图 4，在其中一些实施方式中，电极 5 成对并间隔布置于雾化面 11 上的第一区域 11a，发热层 3 至少覆设于雾化面 11 上的第二区域 11b，第二区域 11b 为雾化面 11 上于第一区域 11a 之外的区域，以使第一区域 11a 与第二区域 11b 在雾化面 11 上为连续区域，发热层 3 包括形成于多孔基底 1 的雾化面 11 上的第二区域 11b 的发热部 31、形成在其中一个电极 5 至少部分表面的第一连接部 32，形成在另一个电极 5 至少部分表面的第二连接部 33，第一连接部 32、第二连接部 33 分别与发热部 31 连接。通过面与面的接触形式将发热层 3 与相应电极 5 电性相连，避免电极 5 与发热层 3 出现接触不良，从而提高向发热层 3 供电的稳定可靠性。

请结合参阅图 3 和图 4，在其中一些实施方式中，电极 5 成对并间隔布置于雾化面 11 上的第一区域 11a，过渡层 2 形成于雾化面 11 上的第二区域 11b，发热层 3 覆设于过渡层 2 背离多孔基底 1 的一面上。可以理解地，该实施方式中，第二区域 11b 同样为雾化面 11 上于第一区域 11a 之外的区域，以使第一区域 11a 与第二区域 11b 在雾化面 11 上为连续区域。发热层 3 包括形成于过渡层

2 背离多孔基底 1 的一面上的发热部 31、形成在其中一个电极 5 至少部分表面的第一连接部 32，形成在另一个电极 5 至少部分表面的第二连接部 33，第一连接部 32、第二连接部 33 分别与发热部 31 连接。通过面与面的接触形式将发热层 3 与相应电极 5 电性相连，避免电极 5 与发热层 3 出现接触不良，从而提高
5 向发热层 3 供电的稳定可靠性。

请结合参阅图 4 和图 5，在其中一些实施方式中，电极 5 的厚度大于过渡层 2、发热部 31 以及保护层 4 的厚度之和，两个电极 5 之间可以形成凹槽 6，凹槽 6 内由凹槽 6 的内底面自下往上依次层叠设置有过渡层 2、发热部 31 和保护层 4，将过渡层 2、发热部 31 与保护层 4 容置并定位于两个电极 5 之间的凹
10 槽 6 中，有利于增强过渡层 2、发热部 31 与保护层 4 结合于多孔基底 1 上的稳固性。

请结合参阅图 4，在一具体实施方式中，发热层 3 还至少部分形成在电极 5 上。

请结合参阅图 4，在其中一些具体实施例中，第一连接部 32 包括由发热部
15 31 靠近其中一个电极 5 的一侧并沿该电极 5 的厚度方向弯折延伸的第一侧部 321，第二连接部 33 包括由发热部 31 靠近另一个电极 5 的一侧并沿该电极 5 的厚度方向弯折延伸的第二侧部 331，第一侧部 321 与第二侧部 331 分别结合于相应电极 5 的对应侧面上。可通过第一侧部 321 与第二侧部 331 分别与相应电极 5 的对应侧面结合，通过面与面的接触形式将发热层 3 与相应电极 5 电性
20 相连，避免电极 5 与发热层 3 出现接触不良，从而提高向发热层 3 供电的稳定可靠性。

请结合参阅图 4，在其中一些更具体实施例中，第一连接部 32 还包括形成于其中一个电极 5 背离多孔基底 1 的一面上的第一结合部 322，第二连接部 33 还包括形成于另一个电极 5 背离多孔基底 1 的一面上的第二结合部 332，第一
25 结合部 322 的对应侧边与第一侧部 321 的对应侧边相连，第二结合部 332 的对应侧边与第二侧部 331 的对应侧边相连。一方面增大了电极 5 与发热层 3 的接触面积，有利于提高电极 5 向发热层 3 供电的稳定性；另一方面增大了电极 5 与发热层 3 的接触面积，从而减小了发热层 3 与电极 5 的接触电阻，有利于将发热区域集中在发热部 31；再一方面可增强发热层 3 的附着力，使得发热层 3

更加牢固地结合于多孔基底 1 及电极 5 上。具体地，上述实施例中的雾化面 11 为一平面。

可以理解地，发热部 31、第一连接部 32 以及第二连接部 33 是形成发热层 3 时一次形成的，在第一连接部 32 不包括第一结合部 322，第二连接部 33 不包括第二结合部 332 的情况下，只需要在通过薄膜沉积工艺形成发热层 3 时，对电极 5 背离多孔基底 1 的一面进行掩膜处理，使发热层 3 无法沉积形成在电极 5 背离多孔基底 1 的一面。

本发明实施例二还提供一种雾化器，雾化器包括上述任一实施例提供的雾化芯。因雾化器具有上述任一实施例提供的雾化芯的全部技术特征，故其具有雾化芯相同的技术效果。

本发明实施例二还提供一种气溶胶发生装置，气溶胶发生装置包括上述任一实施例提供的雾化芯或上述任一实施例提供的雾化器。因气溶胶发生装置具有上述任一实施例提供的雾化芯或雾化器的全部技术特征，故其具有雾化芯相同的技术效果。

本发明实施例二还提供一种上述雾化芯的雾化芯制备方法，本发明实施例二中的雾化芯制备方法与实施例一中的雾化芯制备方法区别在于：

上述雾化芯的雾化芯制备方法还包括：

步骤 S0：电极制作：采用丝网印刷的方式在多孔基底 1 上丝印金属浆料，烘干、烧结后形成电极 5。可以理解的，在其他实施方式中，电极 5 也可以通过其他方式形成。

在其中一些实施方式中，在沉积过渡层步骤之前，将丝网印刷有电极 5 的多孔基底 1 放入真空室中，抽真空至 0.003Pa，采用考夫曼型离子源对多孔基底 1 进行离子清洗 2~10min。

25 实施例三

实施例三中的雾化芯与实施例二中的雾化芯区别在于：雾化面 11 不是一个平面。具体地，请结合参阅图 6 和图 7，多孔基体 1 的一表面上分别凹陷形成有第一凹陷部 13 和第二凹陷部 14，第一凹陷部 13 与第二凹陷部 14 间隔设置，以使第一凹陷部 13 与第二凹陷部 14 之间的部分形成凸起部 12，雾化面 11 包

括凸起部 12 背离多孔基体 1 的第一表面 11c、第一凹陷部 13 背离多孔基体 1 的第二表面 11d、第二凹陷部 14 背离多孔基体 1 的第三表面 11e、连接第一表面 11c 与第二表面 11d 的第一过渡面 11f，以及连接第一表面 11c 与第三表面 11e 的第二过渡面 11g。其中一个电极 5 沉积形成在第一凹陷部 13 中，另一个
5 电极 5 沉积形成在第二凹陷部 14 中，发热部 31 沉积形成在凸起部 12 的第一表面 11c 上，两个电极 5 的上端面高于发热部 31 的上端面。

实施例四

实施例四中的雾化芯与实施例三中的雾化芯区别在于：两个电极 5 的上端
10 面与发热层 3 的下端面齐平，发热层 3 为形成在多孔基底 1 和电极 5 上的一层连续的板片状结构层。具体地，请结合参阅图 8，发热层 3 包括形成于多孔基底 1 的雾化面 11 上的第二区域 11b 的发热部 31、形成在其中一个电极 5 至少部分表面的第一连接部 32，形成在另一个电极 5 至少部分表面的第二连接部 33，第一连接部 32、第二连接部 33 分别与发热部 31 连接。第一连接部 32 包括形
15 成于其中一个电极 5 背离多孔基底 1 的一面上的第一结合部 322，第二连接部 33 包括形成于另一个电极 5 背离多孔基底 1 的一面上的第二结合部 332。第一结合部 322 的对应侧边与发热部 31 的对应侧边相连，第二结合部 332 的对应侧边与发热部 31 的对应侧边相连。也就是说，第一连接部 32 可以不包括第一侧部 321，第二连接部 33 可以不包括第二侧部 331，第一连接部 32 的第一结合部
20 322 分别连接其中一个电极 5 和发热部 31，第二连接部 33 的第二结合部 332 分别连接另一个电极 5 和发热部 31。一方面增大了电极 5 与发热层 3 的接触面积，有利于提高电极 5 向发热层 3 供电的稳定性；另一方面增大了电极 5 与发热层 3 的接触面积，从而减小了发热层 3 与电极 5 的接触电阻，有利于将发热区域集中在发热部 31；再一方面可增强发热层 3 的附着力，使得发热层 3 更加
25 牢固地结合于多孔基底 1 及电极 5 上。具体地，上述实施例中的雾化面 11 为一平面。

实验例

为使本发明上述实施细节和操作能清楚地被本领域技术人员理解，以及本

发明雾化芯制备方法的进步性能显著地体现，以下通过具体实验例对本发明的雾化芯制备方法的具体实施过程进行举例说明。

实验例 1

1) 采用丝网印刷工艺在多孔基底 1 上丝印银钯金属浆料，烘干、烧结后形成电极 5。其中，电极 5 烘干的温度为 80，电极 5 烘干的时间 20min，烧结的条件为在 910℃温度环境保温 20min；

2) 将丝网印刷有银钯金属电极 5 的多孔基底 1 放入磁控溅射真空室中，抽真空至 0.003Pa，采用考夫曼型离子源对基底进行离子清洗 5min，离子源功率为 200W；

10 3) 采用磁控溅射工艺，在离子清洗后的多孔基底 1 的外表面直接沉积发热层 3。其中，所使用的镍铬合金靶材中 Ni/(Ni+Cr)的质量比为 80%，镍铬合金靶材溅射功率密度为 10W/cm²，溅射气压为 0.3Pa，溅射时间为 30min。

采用台阶仪，对实验例 1 中沉积于多孔基底 1 上的发热层 3 进行厚度测试，测得发热层 3 的厚度为 1μm。将实验例 1 制备的雾化芯标记为 S-1，将此雾化芯 S-1 与电池、烟弹组装成电子烟在电子烟抽烟机上进行模拟抽吸测试。测试结束后将雾化芯 S-1 取出测量其电阻值的变化。从图 9 中可以明显看出在前 3000 次循环，雾化芯 S-1 的阻值在测试初期变化非常明显，而后续电阻值变化幅度明显降低。雾化芯 S-1 电阻值循环测试初期明显变化的原因：一方面是由于在高温条件下，多孔基底 1 中的钠、钾离子电场作用下渗入到发热层 3 中，使得发热层 3 的微观结构发生了变化；另一方面是由于在高温条件下，发热层 3 与气溶胶形成基质或空气中的氧发生了碳化或氧化。

实验例 2

实验例 2 与实验例 1 的区别在于：磁控溅射发热层 3 的时间不同，实验例 2 中的溅射时间为 60min，以增加多孔基底 1 上沉积发热层 3 的厚度。采用台阶仪，测得实验例 2 中发热层 3 的厚度为 3μm，并将实验例 2 制备的雾化芯标记为 S-2。与实验例 1 一样组装成电子烟在电子烟抽烟机上进行模拟抽吸测试，测试结束后测量雾化芯电阻值变化。

实验例 3

实验例 3 与实验例 1 的区别在于：磁控溅射发热层 3 的时间不同，实验例

3 中的溅射时间为 90min，以增加多孔基底 1 上沉积发热层 3 的厚度。采用台阶仪，测得实验例 3 中发热层 3 的厚度为 5 μm ，并将实验例 3 制备的雾化芯标记为 S-3。与实验例 1 一样组装成电子烟在电子烟抽烟机上进行模拟抽吸测试，测试结束后测量雾化芯电阻值变化。

5 实验例 4

此实验例与实验例 2 的区别在于：在沉积发热层 3 之前，先采用掩膜将丝网印刷于多孔基底 1 上的银钯金属电极 5 遮蔽，再在多孔基底 1 的至少部分外表面上沉积氮化铝过渡层 2，防止氮化铝沉积在银钯金属电极 5 上。具体地，采用磁控溅射工艺，在多孔基底 1 上沉积氮化铝。其中，反应气体为氮气，氩气为工作气体，氮气/氩气气体流量比为 1.2，溅射气压为 0.35Pa，金属铝靶材溅射功率密度为 8W/cm²，溅射时间为 20min。采用台阶仪，测得实验例 4 中氮化铝过渡层 2 的厚度为 0.1 μm 。沉积完氮化铝过渡层 2 后，采用与实验例 1 相同的工艺步骤，继续在氮化铝过渡层 2 背离多孔基底 1 的一面上沉积发热层 3。同时采用与实验例 1 相同的仪器及测试方法，测得实验例 4 中的发热层 3 厚度为 3 μm 。并且，将实验例 4 制备的雾化芯标记为 S-4，采用同实验例 1 一样的方法，对雾化芯 S-4 进行循环可靠性测试，并测量其电阻值。

实验例 5

实验例 5 与实验例 4 的区别在于：磁控溅射氮化铝过渡层 2 的时间不同，溅射时间为 50min。采用台阶仪，测得实验例 5 中的氮化铝过渡层 2 的厚度为 0.5 μm ，并将实验例 5 制备的雾化芯标记为 S-5。采用同实验例 1 一样的方法，对雾化芯 S-5 进行循环可靠性测试，并测量其电阻值。

实验例 6

实验例 6 与实验例 4 的区别在于：磁控溅射氮化铝过渡层 2 的时间不同，溅射时间为 100min。采用台阶仪，测得实验例 6 中的氮化铝过渡层 2 的厚度为 1 μm ，并将实验例 6 制备的雾化芯标记为 S-6。采用同实验例 1 一样的方法，对雾化芯 S-6 进行循环可靠性测试，并测量其电阻值。

实验例 7

实验例 7 与实验例 5 的区别在于：在发热层 3 上沉积氧化铝保护层，即在实验例 5 中沉积完发热层 3 后，采用磁控溅射工艺继续在发热层 3 背离多孔基

底 1 的一面上沉积氧化铝保护层。磁控溅射氧化铝保护层之前，采用掩膜将丝网印刷于多孔基底 1 上的银钯金属电极 5 遮蔽，防止氧化铝沉积在银钯金属电极 5 上。具体地，沉积氧化铝保护层采用磁控溅射工艺，磁控溅射的反应气体为氧气，氩气为工作气体，氧气/氩气气体流量比为 1.5，溅射气压为 0.4Pa，金属铝靶材溅射功率密度为 $9\text{W}/\text{cm}^2$ ，溅射时间为 40min。采用台阶仪，测得实验例 7 中的氧化铝保护层厚度为 $0.5\mu\text{m}$ ，并将实验例 7 制备的雾化芯标记为 S-7。采用同实验例 1 一样的方法，对雾化芯 S-7 进行循环可靠性测试，并测量其电阻值。

实验例 8

实验例 8 与实验例 7 的区别在于：磁控溅射氧化铝保护层的时间不同，溅射时间为 90min。采用台阶仪，测得实验例 8 中的氧化铝保护层厚度为 $1.5\mu\text{m}$ ，并将实验例 8 制备的雾化芯标记为 S-8。采用同实验例 1 一样的方法，对雾化芯 S-8 进行循环可靠性测试，并测量其电阻值。

实验例 9

实验例 9 与实验例 7 的区别在于：磁控溅射氧化铝保护层的时间不同，溅射时间为 150min。采用台阶仪，测得实验例 9 中的氧化铝保护层厚度为 $3\mu\text{m}$ ，并将实验例 9 制备的雾化芯标记为 S-9。采用同实验例 1 一样的方法，对雾化芯 S-9 进行循环可靠性测试，并测量其电阻值。

实验例 10

实验例 10 与实验例 8 的区别在于：将实验例 8 中制备的雾化芯，置于管式炉中进行退火热处理。其中，管式炉内的保护气体为氮气，退火温度为 500°C ，退火时间为 10min。将实验例 10 中退火处理后的雾化芯标记为 S-10，采用同实验例 1 一样的方法，对雾化芯 S-10 进行循环可靠性测试，并测量其电阻值。

实验例 11

实验例 11 与实验例 10 的区别在于：退火温度不同，退火温度为 700°C 。将实验例 11 中退火处理后的雾化芯标记为 S-11，采用同实验例 1 一样的方法，对雾化芯 S-11 进行循环可靠性测试，并测量其电阻值。

实验例 12

实验例 12 与实验例 10 的区别在于：退火温度不同，退火温度为 800°C 。

将实验例 12 中退火处理后的雾化芯标记为 S-12，采用同实验例 1 一样的方法，对雾化芯 S-12 进行循环可靠性测试，并测量其电阻值。

实验例 13

实验例 13 与实验例 11 的区别在于：将实验例 11 中制备的雾化芯，进行通电发热老化处理。其中，通电发热老化处理所使用的电源为直流稳压电源，通电功率为 5W，通电 2s 后停 5s 然后继续通电 2s 停 5s，一共进行 100 个循环。将实验例 13 中通电发热老化处理后的雾化芯标记为 S-13，采用同实验例 1 一样的方法，对雾化芯 S-13 进行循环可靠性测试，并测量其电阻值。

实验例 14

实验例 14 与实验例 13 的区别在于：通电功率为 7W。将实验例 14 中通电发热老化处理后的雾化芯标记为 S-14，采用同实验例 1 一样的方法，对雾化芯 S-14 进行循环可靠性测试，并测量其电阻值。

实验例 15

实验例 15 与实验例 13 的区别在于：通电功率为 9W。将实验例 15 中通电发热老化处理后的雾化芯标记为 S-15，采用同实验例 1 一样的方法，对雾化芯 S-15 进行循环可靠性测试，并测量其电阻值。

雾化芯相关性能测试：

将上述实验例 1 至实验例 15 中的雾化芯，分别进行循环可靠性测试，并测量其电阻值。测试结果如下述表 1。

表 1 实验例 1 至实验例 15 中的雾化芯循环测试电阻值数据表

循环次数	0	10	20	30	50	100	200	400	600	1000	1400	1800	2200	3000	总循环	总循环
测试样品	电阻值Ω	电阻值Ω	电阻值Ω	电阻值Ω	电阻值Ω	电阻值Ω	电阻值Ω	电阻值Ω	电阻值Ω	电阻值Ω	电阻值Ω	电阻值Ω	电阻值Ω	电阻值Ω	变化电阻值Ω	变化电阻率
S-1	1.56	1.64	1.70	1.76	1.82	1.87	1.89	1.91	1.93	1.94	1.96	1.99	2.12	2.77	1.21	77.6%
S-2	1.25	1.31	1.37	1.42	1.47	1.50	1.51	1.51	1.52	1.53	1.54	1.56	1.59	1.92	0.67	53.6%
S-3	1.07	1.11	1.15	1.19	1.22	1.24	1.25	1.26	1.26	1.25	1.27	1.30	1.38	1.61	0.54	50.5%

S-4	1.24	1.29	1.34	1.37	1.40	1.43	1.45	1.47	1.49	1.50	1.51	1.53	1.56	1.77	0.53	42.7%
S-5	1.23	1.27	1.30	1.32	1.34	1.36	1.38	1.40	1.41	1.42	1.44	1.46	1.48	1.63	0.4	32.5%
S-6	1.24	1.28	1.32	1.36	1.38	1.40	1.43	1.45	1.47	1.48	1.49	1.51	1.54	1.71	0.47	37.9%
S-7	1.26	1.30	1.33	1.36	1.38	1.40	1.42	1.43	1.43	1.44	1.45	1.47	1.50	1.60	0.34	27.0%
S-8	1.27	1.30	1.32	1.34	1.37	1.38	1.39	1.39	1.38	1.39	1.40	1.41	1.43	1.51	0.24	18.9%
S-9	1.28	1.32	1.35	1.37	1.39	1.41	1.42	1.42	1.43	1.43	1.44	1.45	1.48	1.57	0.29	22.7%
S-10	1.33	1.37	1.40	1.42	1.42	1.43	1.44	1.45	1.45	1.44	1.46	1.47	1.48	1.51	0.18	13.5%
S-11	1.34	1.36	1.37	1.38	1.38	1.39	1.38	1.39	1.41	1.41	1.42	1.43	1.43	1.47	0.13	9.7%
S-12	1.36	1.40	1.43	1.46	1.47	1.48	1.50	1.51	1.52	1.52	1.53	1.53	1.54	1.57	0.21	15.4%
S-13	1.47	1.49	1.50	1.50	1.51	1.51	1.52	1.52	1.53	1.52	1.53	1.53	1.54	1.57	0.1	6.8%
S-14	1.47	1.48	1.48	1.49	1.48	1.50	1.49	1.50	1.50	1.51	1.50	1.50	1.52	1.54	0.07	4.8%
S-15	1.48	1.53	1.58	1.63	1.66	1.68	1.70	1.72	1.71	1.72	1.73	1.75	1.78	1.89	0.41	27.7%

需要说明的,表 1 中总循环的变化电阻值是指第 3000 次循环测试后测试样品的电阻值与测试样品的初始电阻值之间的差值,表 1 中总循环的变化电阻率是指测试样品的上述变化电阻值与测试样品的初始电阻值得出的比率。可以理解,总循环的变化电阻值越小和/或总循环的变化电阻率越小,可以判断为循环测试后的电阻值变化减小,测试样品在循环测试中的电阻稳定性越高。

需要说明的,表 1 中雾化芯 S-1 至雾化芯 S-15 的循环测试数据均为一件测试样品通过测试得出的数据。除去雾化芯 S-1 至雾化芯 S-3 因分别具有不同厚度的发热层 3 所以初始电阻值不同。在其余雾化芯中,在循环测试前,控制单一变化量的对比例会从同一批次多个测试样品中挑选初始电阻值较为接近的测试样品,例如:雾化芯 S-4 至雾化芯 S-6 控制为过渡层 2 厚度不同的单一变化量,从同一批次的发热层 3 的厚度为 $3\mu\text{m}$ 的雾化芯 S-2 的多个测试样品中挑选初始电阻值较为接近的测试样品。

结合图 9、图 11 及表 1 可以看出,在前 3000 次循环,实验例 1 中的雾化芯 S-1 的阻值变化非常明显,其循环测试的变化电阻值达到 1.21Ω ,变化电阻率达到 77.6%。实验例 1 中的雾化芯 S-1 在循环测试中电阻值明显变化的原因:

一方面是由于在高温条件下，多孔基底 1 中的钠、钾离子电场作用下渗入到发热层 3 中，使得发热层 3 的微观结构发生了变化，以及多孔基底 1 中的钠、钾离子电场作用下渗入到发热层 3 中；另一方面是由于在高温条件下，发热层 3 与气溶胶形成基质或空气中的氧发生了碳化或氧化。

5 结合图 9、图 11 及表 1 可以看出，实验例 1 中的雾化芯 S-1，其发热层 3 的厚度为 $1\mu\text{m}$ ，其初始电阻值为 1.56Ω ，实验例 2 中的雾化芯 S-2，其发热层 3 的厚度为 $3\mu\text{m}$ ，其初始电阻值为 1.25Ω ，以及实验例 3 中的雾化芯 S-3，其发热层 3 的厚度为 $5\mu\text{m}$ ，其初始电阻值为 1.07Ω ，因实验例 1 至实验例 3 中的发热层 3 厚度分别不同，其对应的初始电阻值也会随之不同：发热层 3 厚度越大，
10 其初始电阻值越低。这样，就可以通过改变发热层 3 厚度来调整雾化芯的初始电阻值。

结合图 11 及表 1 还可以看出，实验例 1 中的雾化芯 S-1，其发热层 3 的厚度为 $1\mu\text{m}$ ，其循环测试的变化电阻值为 1.21Ω ，变化电阻率为 77.6%，实验例 2 中的雾化芯 S-2，其发热层 3 的厚度为 $3\mu\text{m}$ ，其循环测试的变化电阻值为 0.67
15 Ω ，变化电阻率为 53.6%，及实验例 3 中的雾化芯 S-3，其发热层 3 的厚度为 $5\mu\text{m}$ ，其循环测试的变化电阻值为 0.54Ω ，变化电阻率为 50.5%，因分别具有不同厚度的发热层 3，发热层 3 厚度越大，其循环测试后阻值变化减小。这是由于发热层 3 是通过薄膜沉积方式形成于多孔基底 1 上，如果多孔基底 1 表面粗糙度较大，而发热层 3 比较薄的话，发热层 3 呈不连续、疏松状分布，使用过程中
20 发热层 3 容易被氧化或碳化，影响其电阻值的稳定性。发热层 3 越厚，发热层 3 呈连续性、致密状分布，提高抗氧化或碳化能力，从而使得电阻值越稳定。

结合图 9、图 12 及表 1 中测试数据可以看出，以实验例 2 中的雾化芯 S-2 为对比例，其循环测试的变化电阻值为 0.67Ω ，变化电阻率为 53.6%，实验例 4 中的雾化芯 S-4 循环测试的变化电阻值为 0.53Ω ，变化电阻率为 42.7%，实验
25 例 5 中的雾化芯 S-5 循环测试的变化电阻值为 0.4Ω ，变化电阻率为 32.5%，及实验例 6 中的雾化芯 S-6 循环测试的变化电阻值为 0.47Ω ，变化电阻率为 37.9%，雾化芯在前 3000 次循环测试中，其电阻值的变化均要小于实验例 2 中的雾化芯 S-2 雾化芯的电阻值，说明氮化铝过渡层 2 的设置，提高了雾化芯的发热层 3 的电阻稳定性。这是由于氮化铝过渡层 2 能降低多孔基底 1 表面的粗糙度，提

高发热层 3 的连续性, 同时氮化铝过渡层 2 也能够阻隔多孔基底 1 中钠钾离子渗入发热层 3 中, 达到改善和提高雾化芯的发热层 3 电阻稳定性的目的。

结合图 12 及表 1 可以看出, 以实验例 2 中的雾化芯 S-2 为对比例, 其循环测试的变化电阻值为 $0.67\ \Omega$, 变化电阻率为 53.6%, 实验例 4 至实验例 6 中的雾化芯 S-4、雾化芯 S-5 和雾化芯 S-6 中, 实验例 4 中的雾化芯 S-4 的氮化铝过渡层 2 厚度为 $0.1\ \mu\text{m}$, 其循环测试的变化电阻值为 $0.53\ \Omega$, 变化电阻率为 42.7%, 电阻值稳定性有所提高; 实验例 5 中的雾化芯 S-5 的氮化铝过渡层 2 厚度为 $0.5\ \mu\text{m}$, 其循环测试的变化电阻值为 $0.4\ \Omega$, 变化电阻率为 32.5%, 电阻值稳定性进一步提高。实验例 6 中的雾化芯 S-6 的氮化铝过渡层 2 厚度为 $1\ \mu\text{m}$, 其循环测试的变化电阻值为 $0.47\ \Omega$, 变化电阻率为 37.9%, 电阻值稳定性反而出现下降。这是由于氮化铝过渡层 2 能阻隔多孔基底 1 中的钠钾离子在电场下渗入发热层 3, 氮化铝过渡层 2 在一定厚度范围内, 其厚度越厚其阻隔效果越好。但随着氮化铝过渡层 2 厚度提高到 $1\ \mu\text{m}$, 氮化铝过渡层应力会出现大幅度增加, 造成发热层 3 在循环测试过程中微观结构遭到破坏, 致使雾化芯循环测试的电阻值稳定性反而出现下降。

结合图 9、图 13 及表 1 中测试数据可以看出, 以实验例 5 中的雾化芯 S-5 为对比例, 其循环测试的变化电阻值为 $0.4\ \Omega$, 变化电阻率为 32.5%, 实验例 7 中的雾化芯 S-7, 在 3000 次循环测试后, 其循环测试的变化电阻值为 $0.34\ \Omega$, 变化电阻率为 27%, 实验例 8 中的雾化芯 S-8, 在 3000 次循环测试后, 其循环测试的变化电阻值为 $0.24\ \Omega$, 变化电阻率为 18.9%, 实验例 9 中的雾化芯 S-9, 在 3000 次循环测试后, 其循环测试的变化电阻值为 $0.29\ \Omega$, 变化电阻率为 22.7%, 实验例 7 至实验例 9 中的雾化芯 S-7、雾化芯 S-8 和雾化芯 S-9 的电阻值变化明显要小于实验例 5 中的雾化芯 S-5, 这是由于氧化铝保护层的设置, 使发热层 3 与气溶胶形成基质及空气中的氧隔离, 避免长期使用过程中发热层 3 被高温碳化和氧化而影响电阻值的稳定性, 从而改善雾化芯的发热层 3 的电阻稳定性, 且提高雾化芯的循环使用寿命。

结合图 13 及表 1 可以看出, 以实验例 5 中的雾化芯 S-5 为对比例, 其循环测试的变化电阻值为 $0.4\ \Omega$, 变化电阻率为 32.5%, 实验例 7 至实验例 9 中的雾化芯 S-7、雾化芯 S-8 和雾化芯 S-9 中, 实验例 7 中的雾化芯 S-7 的氧化铝保护

层厚度为 $0.5\mu\text{m}$ ，其循环测试的变化电阻值为 $0.34\ \Omega$ ，变化电阻率为 27%，其循环测试的电阻值稳定性有所提高，实验例 8 中的雾化芯 S-8 的氧化铝保护层厚度为 $1.5\mu\text{m}$ ，其循环测试的变化电阻值为 $0.24\ \Omega$ ，变化电阻率为 18.9%，其循环测试的电阻值稳定性进一步提高。实验例 9 中的雾化芯 S-9 的氧化铝保护层厚度为 $3\mu\text{m}$ ，其循环测试的变化电阻值为 $0.29\ \Omega$ ，变化电阻率为 22.7%，其循环测试的电阻值稳定性反而出现下降。这是由于氧化铝保护层在一定厚度范围内，其厚度越厚其氧化铝保护层的致密性越高，能够更好地将发热层 3 与气溶胶形成基质及空气中的氧隔离。但随着氧化铝保护层厚度提高到 $3\mu\text{m}$ ，氧化铝保护层应力会出现大幅度增加，造成氧化铝保护层在循环测试过程中微观结构遭到破坏，致使雾化芯循环测试的电阻值稳定性反而出现下降。

结合图 9、图 14 及表 1 中测试数据可以看出，以实验例 8 中的雾化芯 S-8 为对比例，其循环测试的变化电阻值为 $0.24\ \Omega$ ，变化电阻率为 18.9%，实验例 10 中的雾化芯 S-10，在 3000 次循环测试后，其循环测试的变化电阻值为 $0.18\ \Omega$ ，变化电阻率为 13.5%，实验例 11 中的雾化芯 S-11，在 3000 次循环测试后，其循环测试的变化电阻值为 $0.13\ \Omega$ ，变化电阻率为 9.7%，实验例 12 中的雾化芯 S-12，在 3000 次循环测试后，其循环测试的变化电阻值为 $0.21\ \Omega$ ，变化电阻率为 15.4%，实验例 10 至实验例 12 中的雾化芯 S-10、雾化芯 S-11 和雾化芯 S-12 的电阻值变化明显要小于实验例 8 中的雾化芯 S-8，这是由于退火热处理能减少过渡层 2、发热层 3 和保护层 4 的微观缺陷，使发热层 3 的微观结构中的晶粒长大，促使发热层 3 更加致密，从而提高雾化芯的发热层 3 循环测试电阻的稳定性。

结合图 14 及表 1 中测试数据可以看出，以实验例 8 中的雾化芯 S-8 为对比例，其循环测试的变化电阻值为 $0.24\ \Omega$ ，变化电阻率为 18.9%，实验例 10 至实验例 12 中的雾化芯 S-10、雾化芯 S-11 和雾化芯 S-12 中，实验例 10 中的雾化芯 S-10，其循环测试的变化电阻值为 $0.18\ \Omega$ ，变化电阻率为 13.5%，实验例 10 中的雾化芯 S-10 的循环测试的电阻值稳定性，相对于实验例 8 中未退火热处理的雾化芯 S-8 的循环测试的电阻值稳定性，没有明显的提高，这是由于 500°C 的温度过低，没有达到发热层 3 微观结构中的晶粒长大需要的能量。实验例 11 中将退火温度提高至 700°C ，实验例 11 中的雾化芯 S-11，其循环测试的变化电

阻值为 $0.13\ \Omega$ ，变化电阻率为 9.7%，实验例 11 中的雾化芯 S-11 循环测试的电阻稳定性明显提高。但随着实验例 12 中将退火温度进一步提高至 800°C ，实验例 12 中的雾化芯 S-12，其循环测试的变化电阻值为 $0.21\ \Omega$ ，变化电阻率为 15.4%，实验例 12 中的雾化芯 S-12 循环测试电阻稳定性反而降低，这是因为过高的温度会破坏过渡层 2、发热层 3 或保护层 4 的微观结构，影响发热层 3 循环测试电阻的稳定性。

结合图 9、图 15 及表 1 中测试数据可以看出，以实验例 11 中的雾化芯 S-11 为对比例，其循环测试的变化电阻值为 $0.13\ \Omega$ ，变化电阻率为 9.7%，实验例 13 中的雾化芯 S-13，在 3000 次循环测试后，其循环测试的变化电阻值为 $0.1\ \Omega$ ，变化电阻率为 6.8%，实验例 14 中的雾化芯 S-14，在 3000 次循环测试后，其循环测试的变化电阻值为 $0.07\ \Omega$ ，变化电阻率为 4.8%，实验例 13 至实验例 14 中的雾化芯 S-13 和雾化芯 S-14 的电阻值变化明显要小于实验例 11 中的雾化芯 S-11，这是通电发热老化处理能提高发热层 3 电学稳定性，达到改善和提高发热层 3 循环测试电阻的稳定性目的。

结合图 10、图 15 及表 1 中测试数据可以看出，以实验例 11 中的雾化芯 S-11 为对比例，其循环测试的变化电阻值为 $0.13\ \Omega$ ，变化电阻率为 9.7%，实验例 13 中的雾化芯 S-13 中，其通电发热老化处理的功率为 5W，其循环测试的变化电阻值为 $0.1\ \Omega$ ，变化电阻率为 6.8%，实验例 13 中的雾化芯 S-13 的循环测试的电阻值稳定性，相对于实验例 11 中未退火热处理的雾化芯 S-11 的循环测试的电阻值稳定性，没有明显的提高。这是由于通电发热老化处理的功率过低，发热层 3 的发热量较小，发热层 3 的微观结构改善较小，从而发热层 3 电阻的稳定性提高幅度小。实验例 14 中的雾化芯 S-14 中，其通电发热老化处理的功率为 7W，其循环测试的变化电阻值为 $0.07\ \Omega$ ，变化电阻率为 4.8%，能够明显提高雾化芯的发热层 3 循环电阻的稳定性。而在实验例 15 中的雾化芯 S-15 中，通电发热老化处理的功率增加至 9W，其循环测试的变化电阻值为 $0.41\ \Omega$ ，变化电阻率为 27.7%，雾化芯的发热层 3 循环电阻的稳定性反而出现下降。这是由于通电发热老化处理的功率过高，发热层 3 的发热量越大，过大的发热量会

破坏发热层 3 的微观结构，从而降低发热层 3 电阻的稳定性。

以上所述仅为本发明的较佳实施例而已，并不用以限制本发明，凡在本发明的精神和原则之内所作的任何修改、等同替换和改进等，均应包含在本发明的保护范围之内。

权 利 要 求 书

1. 一种雾化芯制备方法，其特征在于，包括如下步骤：

采用薄膜沉积工艺将导电材料沉积在多孔陶瓷基底的至少部分外表面上，
以在所述多孔陶瓷基底上形成发热层，获得表面具有发热层的雾化芯；

5 采用退火老化工艺，对所述雾化芯进行退火热处理。

2. 如权利要求 1 所述的雾化芯制备方法，其特征在于，所述退火热处理步骤中，所述退火热处理的温度为 $500\sim 800^{\circ}\text{C}$ ，所述退火热处理的时间为 $5\sim 60$ 分钟。

3. 如权利要求 1 所述的雾化芯制备方法，其特征在于，所述退火热处理步骤中，所述雾化芯退火热处理过程，在保护气体氛围中进行。

4. 如权利要求 1 所述的雾化芯制备方法，其特征在于，所述雾化芯制备方法还包括通电老化处理步骤，所述通电老化处理步骤包括：采用通电老化工艺，对退火热处理后的所述雾化芯进行供电，退火热处理后的所述雾化芯通电后发热，以对所述发热层的微观结构进行老化处理。

15 5. 如权利要求 4 所述的雾化芯制备方法，其特征在于，所述通电老化处理步骤中，通电功率为 $6\sim 8\text{W}$ ，通电时间为 $1\sim 20$ 分钟。

6. 如权利要求 4 所述的雾化芯制备方法，其特征在于，所述通电老化处理步骤中，所述雾化芯的通电老化处理过程，在大气氛围下进行。

7. 如权利要求 4 所述的雾化芯制备方法，其特征在于，所述通电老化处理步骤中，采用直流稳压电源对所述雾化芯进行供电。

8. 如权利要求 1 至 7 任一项所述的雾化芯制备方法，其特征在于，所述导电材料为镍铬合金材料，所述镍铬合金材料通过所述薄膜沉积工艺沉积形成镍铬合金发热层，所述镍铬合金发热层的沉积厚度为 $1\sim 5\mu\text{m}$ 。

9. 如权利要求 8 所述的雾化芯制备方法，其特征在于，所述镍铬合金材料
25 中 $\text{Ni}/(\text{Ni}+\text{Cr})$ 的质量比为 $0.2\sim 0.9$ 。

10. 如权利要求 1 至 7 任一项所述的雾化芯制备方法, 其特征在于, 所述多孔陶瓷基底的孔隙率为 30%~80%, 所述多孔陶瓷基底的孔径为 10~30 μm 。

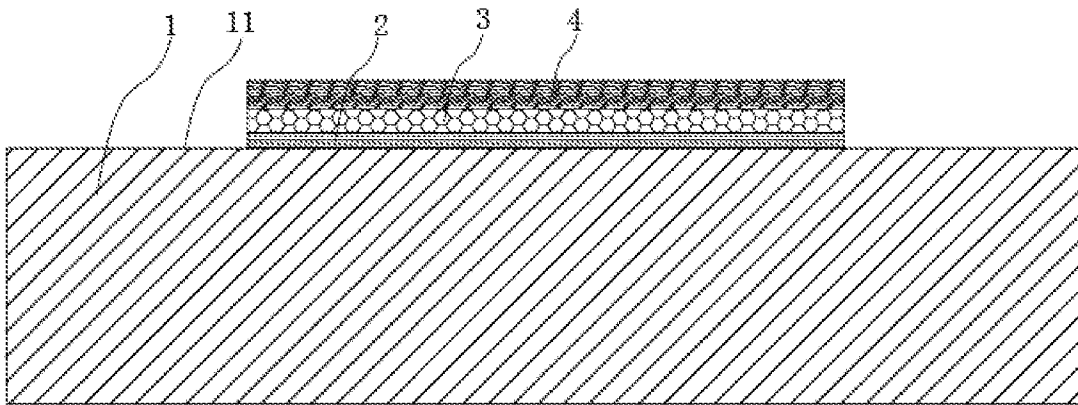


图 1

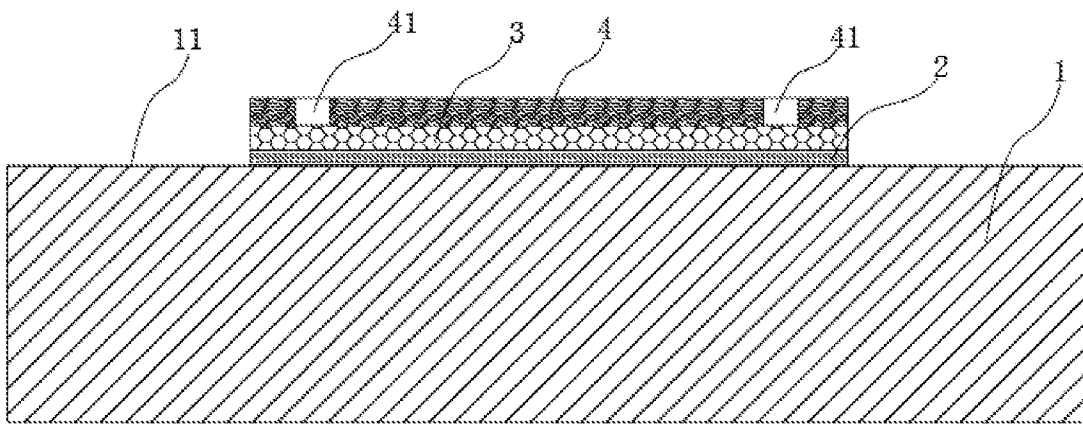


图 2

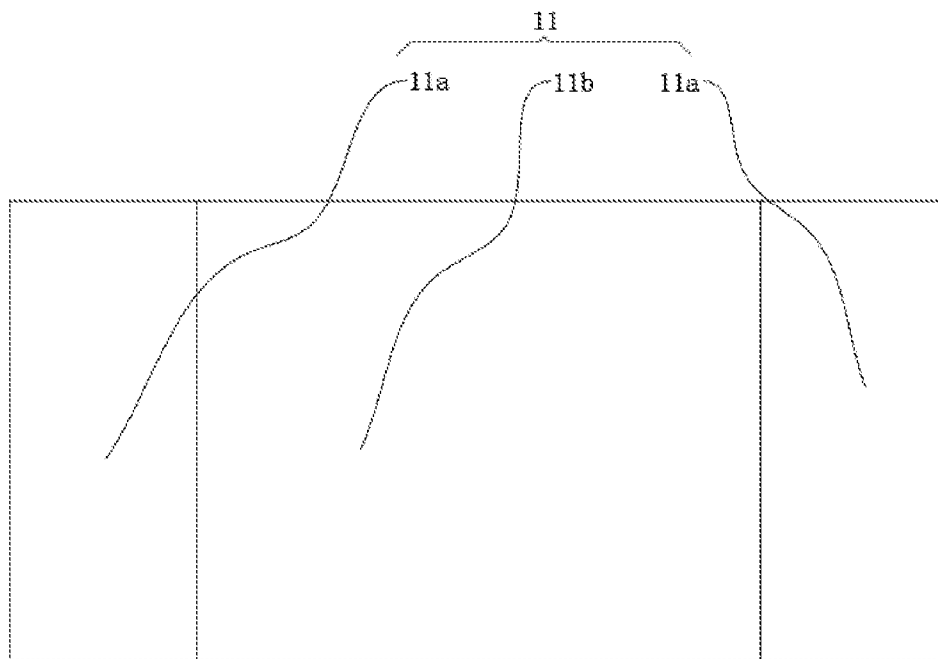


图 3

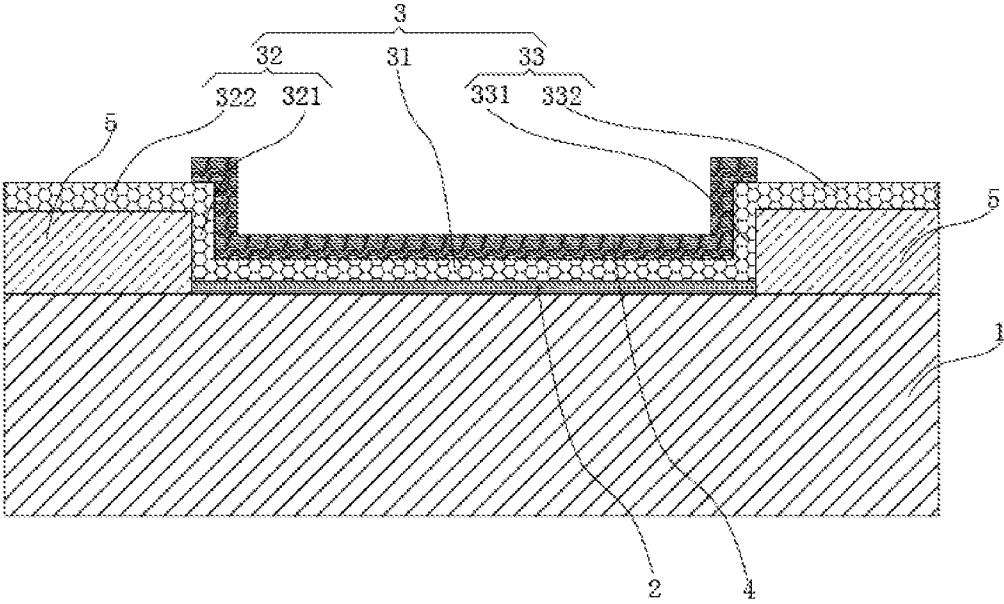


图 4

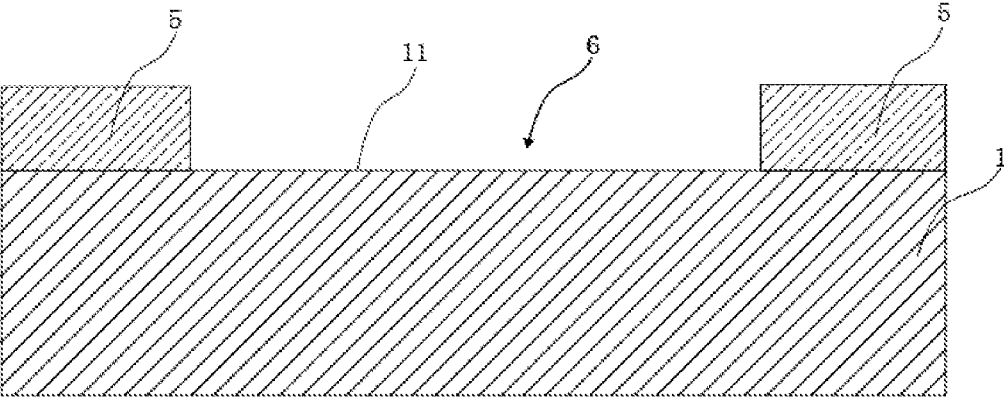


图 5

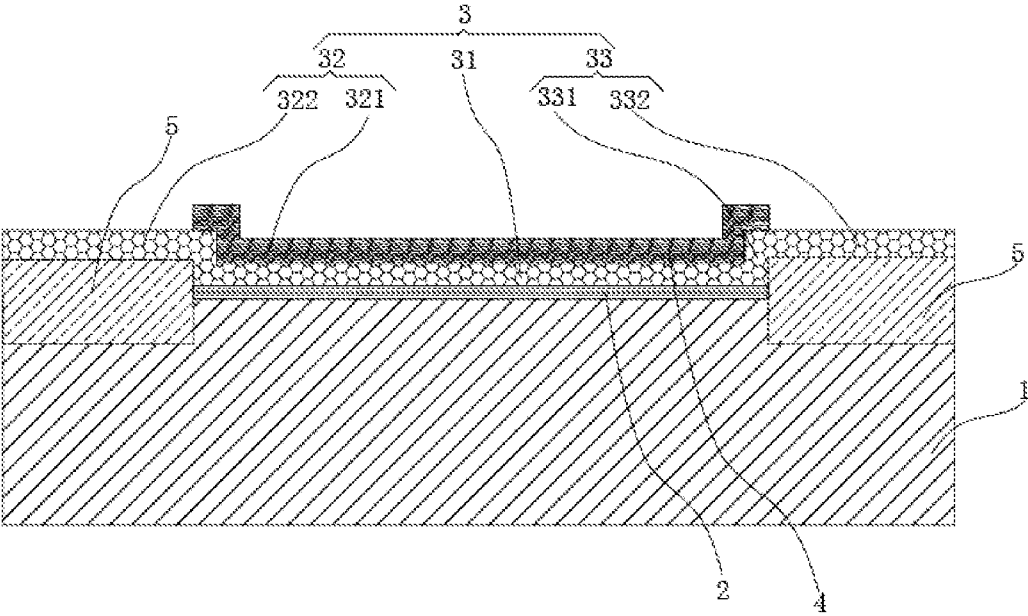


图 6

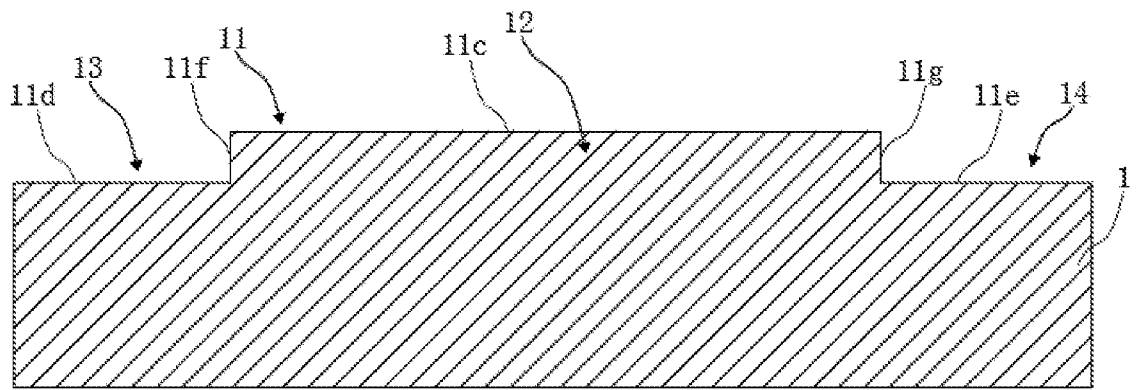


图 7

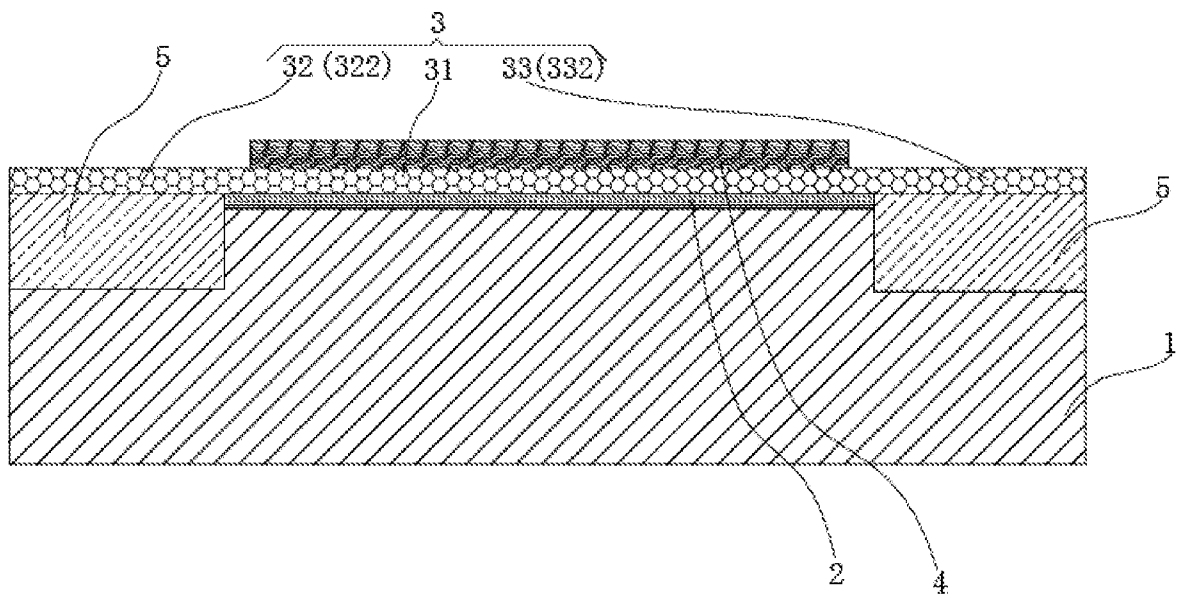


图 8

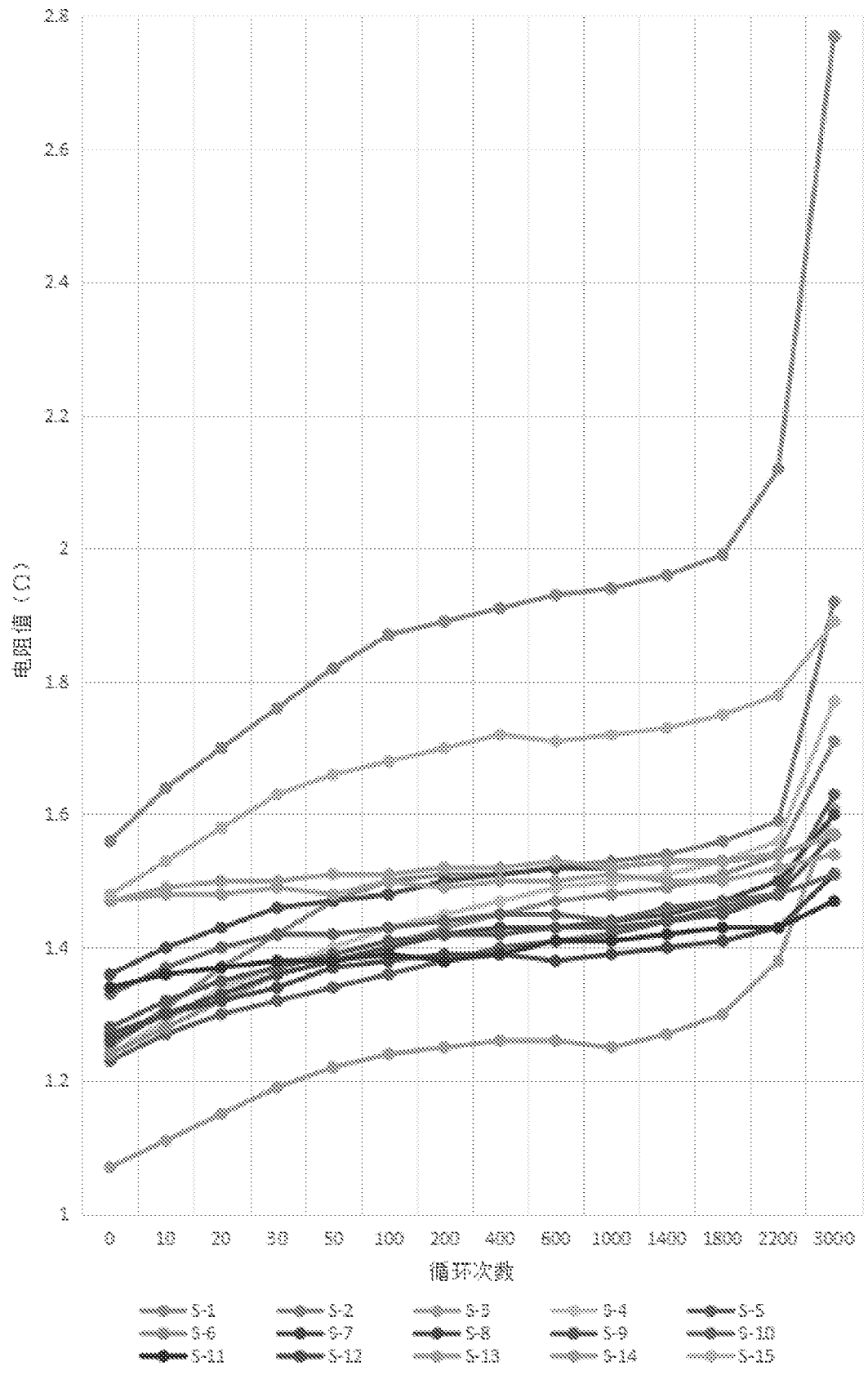


图 9

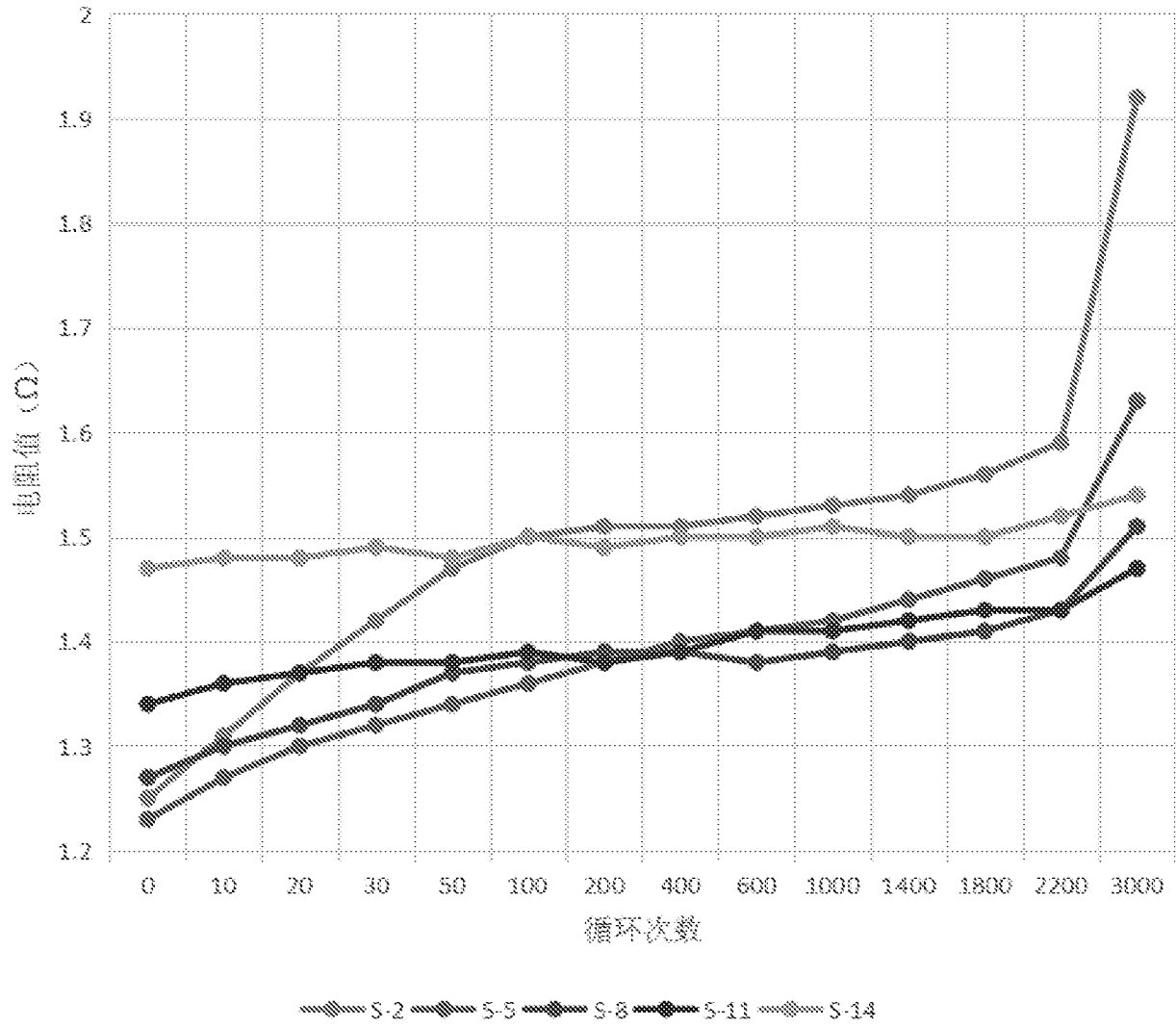


图 10

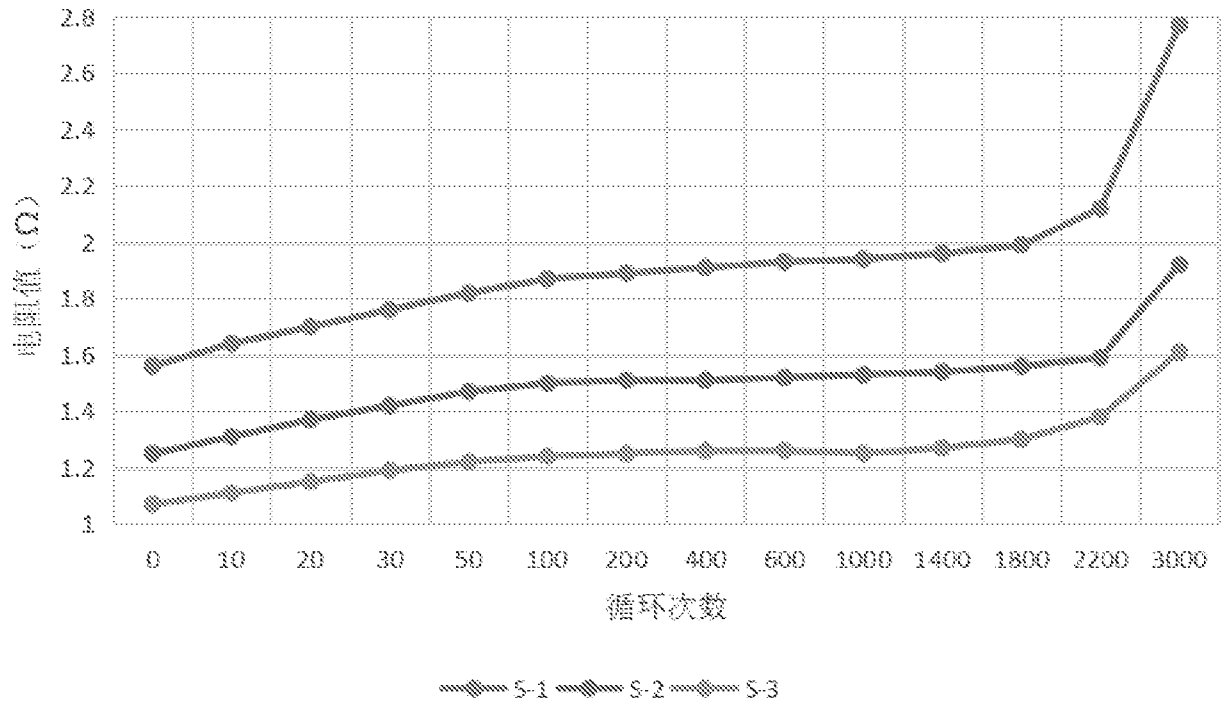


图 11

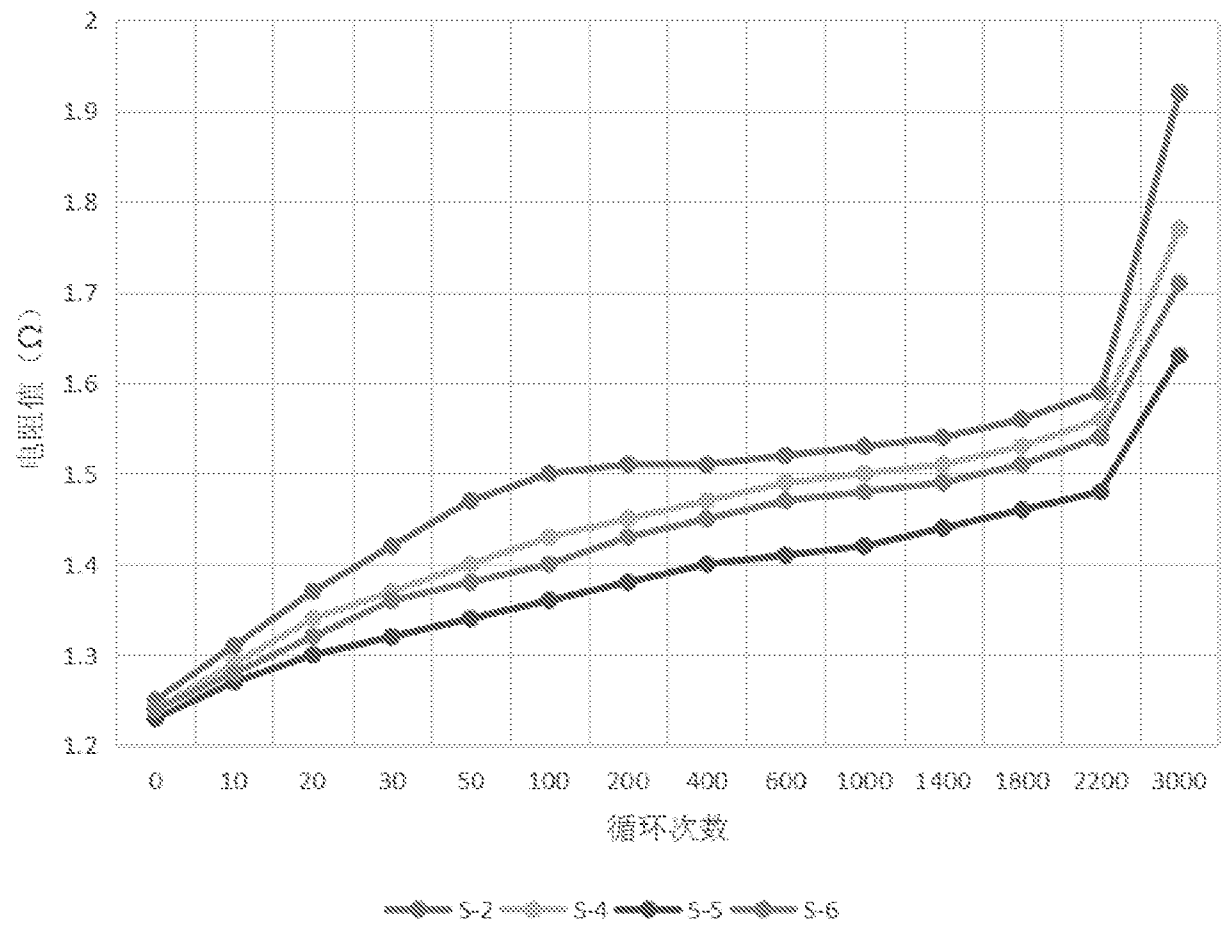


图 12

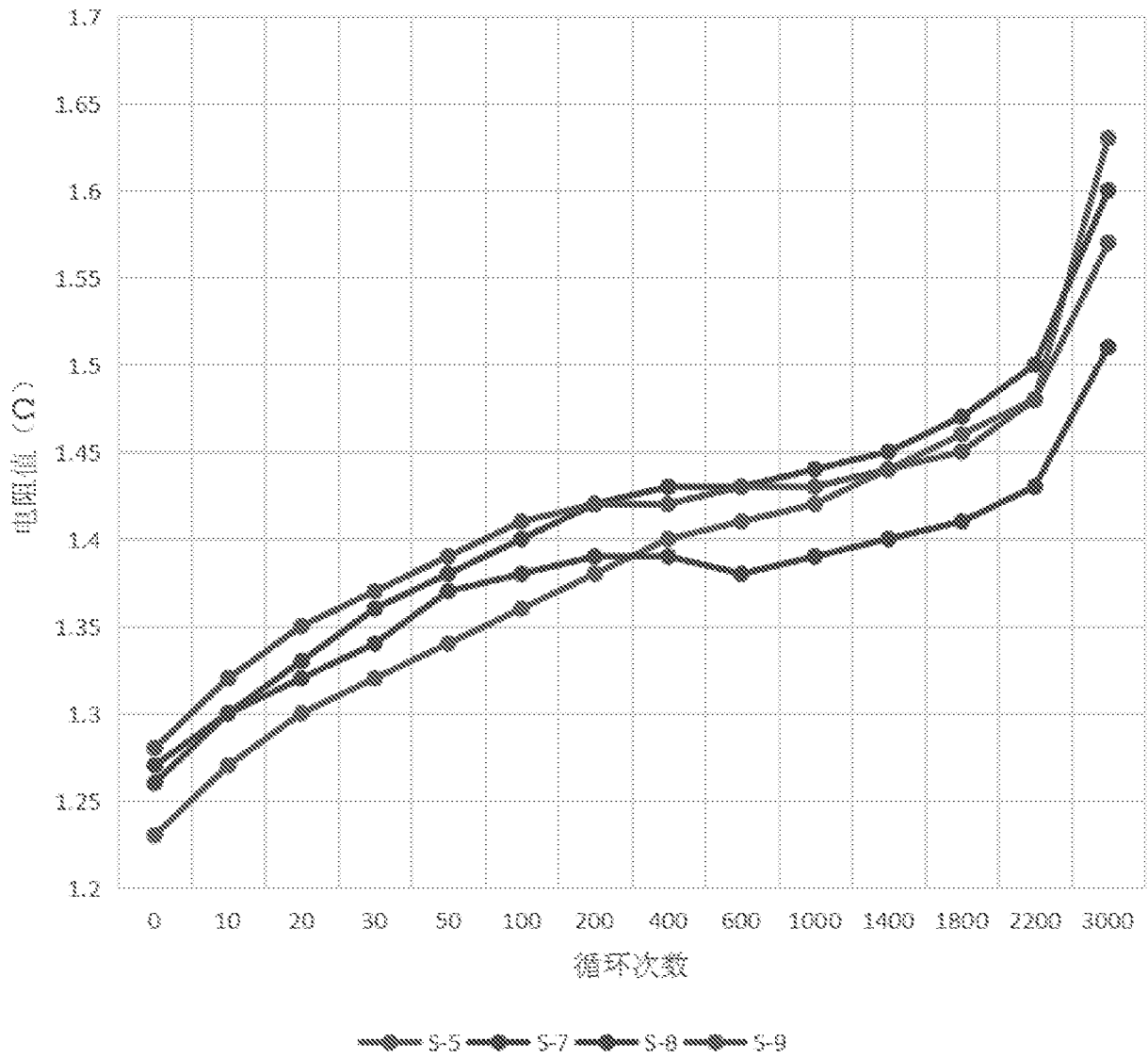


图 13

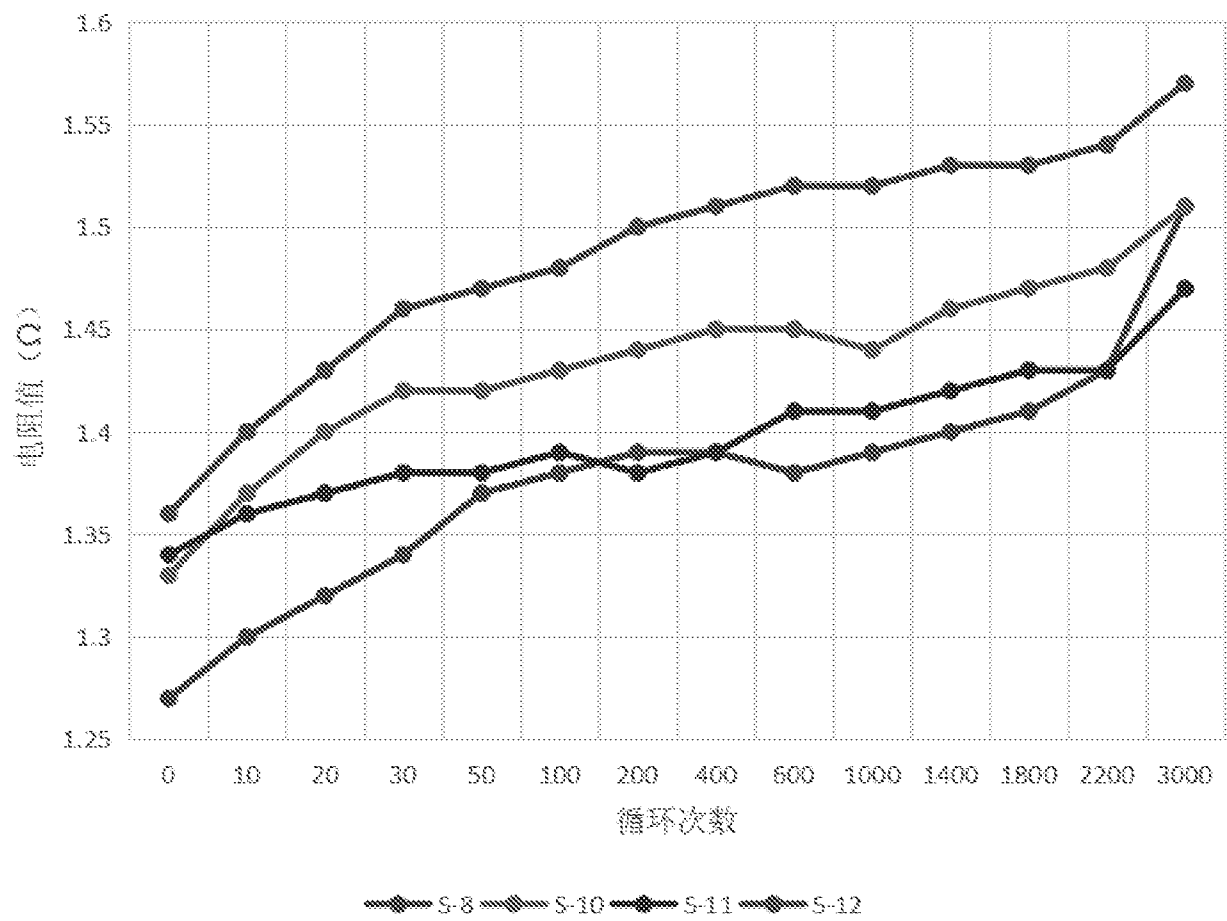


图 14

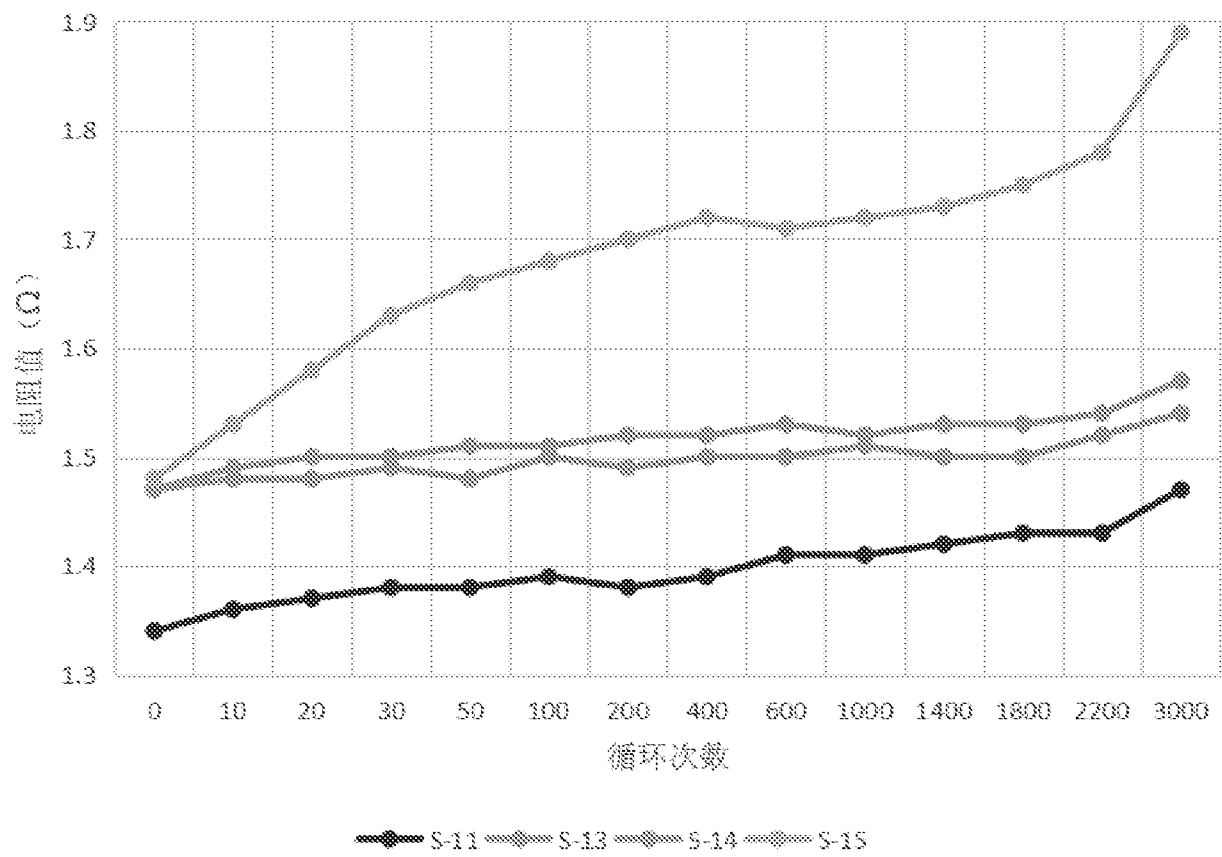


图 15

INTERNATIONAL SEARCH REPORT

International application No.

PCT/CN2022/110238

A. CLASSIFICATION OF SUBJECT MATTER

A24F 40/40(2020.01)i; A24F 40/46(2020.01)i

According to International Patent Classification (IPC) or to both national classification and IPC

B. FIELDS SEARCHED

Minimum documentation searched (classification system followed by classification symbols)

A42F

Documentation searched other than minimum documentation to the extent that such documents are included in the fields searched

Electronic data base consulted during the international search (name of data base and, where practicable, search terms used)

CNKI, CNPAT, WPI, EPODOC: 维万特智能, 邱伟华, 镍铬合金, 导电, 烟弹, 发热, 气溶胶, 电子烟, 加热, 雾化, 退火, 老化, 热处理, 金属, atomization core, film, layer, conductive, metal, heat treatment, anneal, age, deteriorate

C. DOCUMENTS CONSIDERED TO BE RELEVANT

Category*	Citation of document, with indication, where appropriate, of the relevant passages	Relevant to claim No.
X	CN 106579564 A (XIANGTAN UNIVERSITY) 26 April 2017 (2017-04-26) description, paragraphs [0003]-[0206], and figures 1-6	1-3, 8-10
A	CN 109527660 A (HU XUETAO) 29 March 2019 (2019-03-29) entire document	1-10
A	CN 112385898 A (PENG XIAOFENG) 23 February 2021 (2021-02-23) entire document	1-10
A	CN 205390303 U (SHENZHEN OBS TECHNOLOGY CO., LTD.) 27 July 2016 (2016-07-27) entire document	1-10
A	JP 2008101253 A (NTN TOYO BEARING CO., LTD.) 01 May 2008 (2008-05-01) entire document	1-10
A	KR 20080094301 A (KOREA INSTITUTE OF MACHINERY & MATERIALS) 23 October 2008 (2008-10-23) entire document	1-10



Further documents are listed in the continuation of Box C.



See patent family annex.

* Special categories of cited documents:

“A” document defining the general state of the art which is not considered to be of particular relevance

“E” earlier application or patent but published on or after the international filing date

“L” document which may throw doubts on priority claim(s) or which is cited to establish the publication date of another citation or other special reason (as specified)

“O” document referring to an oral disclosure, use, exhibition or other means

“P” document published prior to the international filing date but later than the priority date claimed

“T” later document published after the international filing date or priority date and not in conflict with the application but cited to understand the principle or theory underlying the invention

“X” document of particular relevance; the claimed invention cannot be considered novel or cannot be considered to involve an inventive step when the document is taken alone

“Y” document of particular relevance; the claimed invention cannot be considered to involve an inventive step when the document is combined with one or more other such documents, such combination being obvious to a person skilled in the art

“&” document member of the same patent family

Date of the actual completion of the international search

12 October 2022

Date of mailing of the international search report

26 October 2022

Name and mailing address of the ISA/CN

China National Intellectual Property Administration (ISA/
CN)
No. 6, Xitucheng Road, Jimenqiao, Haidian District, Beijing
100088, China

Facsimile No. (86-10)62019451

Authorized officer

Telephone No.

INTERNATIONAL SEARCH REPORT
Information on patent family members

International application No.

PCT/CN2022/110238

Patent document cited in search report			Publication date (day/month/year)	Patent family member(s)	Publication date (day/month/year)
CN	106579564	A	26 April 2017	None	
CN	109527660	A	29 March 2019	None	
CN	112385898	A	23 February 2021	None	
CN	205390303	U	27 July 2016	None	
JP	2008101253	A	01 May 2008	None	
KR	20080094301	A	23 October 2008	None	

国际检索报告

国际申请号

PCT/CN2022/110238

A. 主题的分类

A24F 40/40 (2020.01) i; A24F 40/46 (2020.01) i

按照国际专利分类 (IPC) 或者同时按照国家分类和 IPC 两种分类

B. 检索领域

检索的最低限度文献 (标明分类系统和分类号)

A42F

包含在检索领域中的除最低限度文献以外的检索文献

在国际检索时查阅的电子数据库 (数据库的名称, 和使用的检索词 (如使用))

CNKI, CNPAT, WPI, EPDOC: 维万特智能, 邱伟华, 镍铬合金, 导电, 烟弹, 发热, 气溶胶, 电子烟, 加热, 雾化, 退火, 老化, 热处理, 金属, atomization core, film, layer, conductive, metal, heat treatment, anneal, age, deteriorate

C. 相关文件

类 型*	引用文件, 必要时, 指明相关段落	相关的权利要求
X	CN 106579564 A (湘潭大学) 2017年4月26日 (2017 - 04 - 26) 说明书第[0003]-[0206]段以及附图1-6	1-3, 8-10
A	CN 109527660 A (胡雪涛) 2019年3月29日 (2019 - 03 - 29) 全文	1-10
A	CN 112385898 A (彭晓峰) 2021年2月23日 (2021 - 02 - 23) 全文	1-10
A	CN 205390303 U (深圳市欧比斯科技有限公司) 2016年7月27日 (2016 - 07 - 27) 全文	1-10
A	JP 2008101253 A (NTN TOYO BEARING CO., LTD.) 2008年5月1日 (2008 - 05 - 01) 全文	1-10
A	KR 20080094301 A (KOREA MACH & MATERIALS INST.) 2008年10月23日 (2008 - 10 - 23) 全文	1-10

☐ 其余文件在C栏的续页中列出。☒ 见同族专利附件。

* 引用文件的具体类型:

“A” 认为不特别相关的表示了现有技术一般状态的文件

“E” 在国际申请日的当天或之后公布的在先申请或专利

“L” 可能对优先权要求构成怀疑的文件, 或为确定另一篇引用文件的公布日而引用的或者因其他特殊理由而引用的文件 (如具体说明的)

“O” 涉及口头公开、使用、展览或其他方式公开的文件

“P” 公布日先于国际申请日但迟于所要求的优先权日的文件

“T” 在申请日或优先权日之后公布, 与申请不相抵触, 但为了理解发明之理论或原理的在后文件

“X” 特别相关的文件, 单独考虑该文件, 认定要求保护的发明不是新颖的或不具有创造性

“Y” 特别相关的文件, 当该文件与另一篇或者多篇该类文件结合并且这种结合对于本领域技术人员为显而易见时, 要求保护的发明不具有创造性

“&” 同族专利的文件

国际检索实际完成的日期

2022年10月12日

国际检索报告邮寄日期

2022年10月26日

ISA/CN的名称和邮寄地址

中国国家知识产权局 (ISA/CN)

中国北京市海淀区蓟门桥西土城路6号 100088

传真号 (86-10)62019451

受权官员

马邺晨

电话号码 010-53962367

国际检索报告
关于同族专利的信息

国际申请号

PCT/CN2022/110238

检索报告引用的专利文件			公布日 (年/月/日)	同族专利	公布日 (年/月/日)
CN	106579564	A	2017年4月26日	无	
CN	109527660	A	2019年3月29日	无	
CN	112385898	A	2021年2月23日	无	
CN	205390303	U	2016年7月27日	无	
JP	2008101253	A	2008年5月1日	无	
KR	20080094301	A	2008年10月23日	无	