



(12) 发明专利申请

(10) 申请公布号 CN 104928580 A

(43) 申请公布日 2015.09.23

---

(21) 申请号 201510400687.2

(22) 申请日 2015.07.10

(71) 申请人 攀钢集团攀枝花钢铁研究院有限公司

地址 617000 四川省攀枝花市东区桃源街  
90号

(72) 发明人 叶晓瑜 张开华 刘勇 李卫平  
熊雪刚 罗许 王羿 黄徐晶

(74) 专利代理机构 成都希盛知识产权代理有限公司 51226

代理人 柯海军 武森涛

(51) Int. Cl.

C22C 38/14(2006.01)

---

权利要求书1页 说明书4页

(54) 发明名称

低 Mn 热轧钢及其制备方法

(57) 摘要

本发明属于热连轧板带技术领域，具体涉及一种低成本的Q345低合金高强度结构用低Mn热轧钢板及其制备方法。该低Mn热轧钢化学成分按重量百分比为C 0.10～0.22%，Si≤0.35%，Mn 0.10～0.40%，Ti 0.030～0.060%，P≤0.025%，S≤0.025%，余量为Fe和不可避免杂质；所述低Mn热轧钢的显微组织为铁素体+珠光体结构。本发明工艺控制简单、生产成本低，生产的Q345低合金高强度钢的Mn含量大大低于常规用量，添加了微合金元素Ti，其屈服强度≥345MPa，抗拉强度470～630MPa，延伸率A≥20%。

1. 一种低 Mn 热轧钢, 其特征在于 : 其化学成分按重量百分比为 C 0.10 ~ 0.22%, Si ≤ 0.35%, Mn 0.10 ~ 0.40%, Ti 0.030 ~ 0.060%, P ≤ 0.025%, S ≤ 0.025%, 余量为 Fe 和不可避免杂质 ; 所述低 Mn 热轧钢的显微组织为铁素体 + 珠光体结构。

2. 根据权利要求 1 所述一种低 Mn 热轧钢, 其特征在于 : 钢的屈服强度 ReL ≥ 345MPa, 拉伸强度 Rm : 470 ~ 630MPa, 延伸率 A ≥ 20.0%。

3. 根据权利要求 1 或 2 所述一种低 Mn 热轧钢, 其特征在于 : 其化学成分按重量百分比为 :C 0.13%, Si 0.19%, Mn 0.37%, Ti 0.058%, P 0.021%, S 0.008%, 余量为 Fe 和不可避免杂质 ; 钢的屈服强度 ReL 462MPa, 拉伸强度 Rm 608MPa, 延伸率 A 24.5%。

4. 权利要求 1 ~ 3 任一项所述一种低 Mn 热轧钢的制备方法, 其特征在于 : 包括以下步骤 :

a、经过常规铁水脱硫和转炉冶炼后, 保证钢水成分按重量百分比为 :C 0.10 ~ 0.22%, Si ≤ 0.35%, Mn 0.10 ~ 0.40%, Ti 0.030 ~ 0.060%, P ≤ 0.025%, S ≤ 0.025%, 余量为 Fe 和不可避免杂质 ;

b、将上述处理后的钢水, 扎制成 200 ~ 230mm 厚的连铸坯, 在 1200℃ ~ 1260℃ 下均热, 均热时间 ≥ 180min ;

c、将 b 步骤均热后的板坯先采用 3 ~ 7 道次粗轧, 扎制成厚度为 30 ~ 60mm 中间坯, 再经 4 ~ 7 机架进行精轧, 终轧温度为 850 ~ 900℃ ;

d、将 c 步骤轧制后的板坯以 10 ~ 50℃ / s 的冷却速度冷却至 680 ~ 740℃, 空冷 5 ~ 9s, 再以 10 ~ 50℃ / s 的冷却速度冷却至 580 ~ 640℃, 卷曲, 得到铁素体 + 珠光体钢组织。

5. 根据权利要求 4 所述一种低 Mn 热轧钢的制备方法, 其特征在于 : 所述 b 步骤中连铸坯均热温度为 1207℃。

6. 根据权利要求 4 所述一种低 Mn 热轧钢的制备方法, 其特征在于 : 所述 c 步骤中粗轧后中间坯厚度为 59mm, 终轧温度为 895℃。

7. 根据权利要求 4 所述一种低 Mn 热轧钢的制备方法, 其特征在于 : 所述 d 步骤中轧制后的板坯以冷却速度为 38℃ / s, 冷却到 685℃, 空冷 5s 后, 再以 11℃ / s 的冷却速度冷却到 587℃, 卷取。

## 低 Mn 热轧钢及其制备方法

### 技术领域

[0001] 本发明属于热连轧板带技术领域, 具体涉及一种低成本的 Q345 低合金高强度结构用低 Mn 热轧钢板及其制备方法。

### 背景技术

[0002] 低合金高强度结构钢是指在普通碳素钢中加入少量或微量合金元素, 通过制定合适的控轧控冷工艺, 从而得到比普通碳素钢性能更为优良的高强度、高韧性和冷成型能力的热轧钢板。由于钢中加入的合金元素总量不多, 这类合金钢属于低合金钢, 通常在热轧状态下使用, 其中屈服强度 $\geq 345\text{MPa}$  级的低合金高强度结构钢(牌号:Q345)的市场需求量最大, GB/T1591-2008 对 Q345 低合金高强度结构钢的化学成分和力学性能要求见表 1。

[0003] 表 1 Q345 低合金高强度结构钢的化学成分和力学性能

[0004]

国家标准	化学成分/%					力学性能		
	C	Si	Mn	P	S	R <sub>e</sub> /MPa	R <sub>m</sub> /MPa	A/%
GB/T1591-2008	$\leq 0.20$	$\leq 0.50$	$\leq 1.70$	$\leq 0.035$	$\leq 0.035$	$\geq 345$	470-630	$\geq 20$

[0005] 备注:根据需要, 可以加入 Nb、V、Ti 等其它合金元素。

[0006] 国内外对 Q345 低合金高强度结构钢的工业生产和产品应用方面已有一些研究成果。

[0007] 申请号为“200710113915.3”, 发明名称为“使用中薄板坯轧制厚规格低合金结构钢钢板的方法”, 公开了一种用 150~170mm 厚的连铸坯生产厚规格 16~20mm 高强度热轧卷板的工艺, 钢的化学成分为:C:0.15~0.20%, Si:0.20~0.40%, Mn:1.40~1.60%, P: $\leq 0.030\%$ , S: $\leq 0.030\%$ , 其余为 Fe 和微量杂质; 成品力学性能为屈服强度 $\geq 350\text{MPa}$ , 抗拉强度 $\geq 500\text{MPa}$ , 延伸率 $\geq 21\%$ 。

[0008] 申请号为“201010165553.4”, 发明名称为“一种热轧钢板的生产方法”, 公开了采用降低热轧终轧温度、快冷+层流冷却模式和降低卷取温度等工艺技术措施, 成功降低 Q345 的 Mn 含量至 0.60%~0.80%, 其化学成分为 C:0.10%~0.22%, Si: $\leq 0.35\%$ , Mn:0.60%~0.80%, P: $\leq 0.025\%$ , S: $\leq 0.025\%$ , 成品力学性能为屈服强度 $\geq 350\text{MPa}$ , 抗拉强度 $\geq 500\text{MPa}$ , 延伸率 $\geq 20\%$ 。

[0009] 申请号为“201310414988.1”, 发明名称为“一种热轧双相钢及其生产方法”, 公开了一种 C:0.12~0.20%, Si:0.15~0.35%, Mn:0.75~1.30%, P: $\leq 0.020\%$ , S: $\leq 0.010\%$ , 其余为 Fe 和微量杂质; 成品力学性能为屈服强度 $\geq 330\text{MPa}$ , 抗拉强度 $\geq 600\text{MPa}$ , 延伸率 $\geq 24\%$ , 屈强比为 0.5~0.7。

[0010] 朱伏先等人在“控轧控冷条件下 Q345 中厚板的生产工艺研究”一文中, 对 Q345 低合金钢奥氏体再结晶行为对组织和性能的影响进行了研究, 其化学成分为 C:0.17%, Si:

0.35%，Mn：1.48%，P ≤ 0.021%，S ≤ 0.008%，成品力学性能为屈服强度 396MPa，抗拉强度 569MPa。

[0011] 可见，相关资料对 Q345 低合金高强度结构用钢的研究重点集中于焊接性能、成型性能、奥氏体再结晶形变对组织和性能的影响等方面，各企业为了保证 Q345 低合金高强度热轧钢板的强度满足标准要求，主要合金元素 Mn 含量基本上控制在 0.75 ~ 1.60% 的较高水平，或降低 Mn 含量通过快速冷却 + 层流冷却和低温卷取的方式生产。

## 发明内容

[0012] 本发明所要解决的第一个技术问题是提供一种成本更低、力学性能稳定、成型性能优良的低 Mn 热轧钢。

[0013] 一种低 Mn 热轧钢，其化学成分按重量百分比为 C 0.10 ~ 0.22%，Si ≤ 0.35%，Mn 0.10 ~ 0.40%，Ti 0.030 ~ 0.060%，P ≤ 0.025%，S ≤ 0.025%，余量为 Fe 和不可避免杂质；所述低 Mn 热轧钢的显微组织为铁素体 + 珠光体结构。

[0014] 上述所述一种低 Mn 热轧钢，钢的屈服强度 ReL ≥ 345MPa，拉伸强度 Rm : 470 ~ 630MPa，延伸率 A ≥ 20.0%。

[0015] 进一步的，作为更优选的技术方案，上述所述一种低 Mn 热轧钢，其化学成分按重量百分比为：C 0.13%，Si 0.19%，Mn 0.37%，Ti 0.058%，P 0.021%，S 0.008%，余量为 Fe 和不可避免杂质；钢的屈服强度 ReL 462MPa，拉伸强度 Rm 608MPa，延伸率 A 24.5%。

[0016] 本发明在 Q345 低合金高强度热轧钢板的 Mn 含量由常规的 0.75 ~ 1.60% 的较高水平大幅度降低到 0.10 ~ 0.40% 的情况下，添加了 0.030 ~ 0.060% 的微合金元素 Ti，通过析出强化来弥补因 Mn 含量降低而引起的强度损失，从而生产出成本更低的 Q345 低合金高强度热轧钢板，热轧钢的显微组织为铁素体 + 珠光体结构。

[0017] 本发明所要解决的第二个技术问题是提供一种低 Mn 热轧钢的制备方法。

[0018] 其中，包括以下步骤：

[0019] a、经过常规铁水脱硫和转炉冶炼后，保证钢水成分按重量百分比为：C 0.10 ~ 0.22%，Si ≤ 0.35%，Mn 0.10 ~ 0.40%，Ti 0.030 ~ 0.060%，P ≤ 0.025%，S ≤ 0.025%，余量为 Fe 和不可避免杂质；

[0020] b、将上述处理后的钢水，浇制成 200 ~ 230mm 厚的连铸坯，在 1200℃ ~ 1260℃ 下均热，均热时间 ≥ 180min；

[0021] c、将 b 步骤均热后的板坯先采用 3 ~ 7 道次粗轧，轧制成厚度为 30 ~ 60mm 中间坯，再经 4 ~ 7 机架进行精轧，终轧温度为 850 ~ 900℃；

[0022] d、将 c 步骤轧制后的板坯以 10 ~ 50℃ / s 的冷却速度冷却至 680 ~ 740℃，空冷 5 ~ 9s，再以 10 ~ 50℃ / s 的冷却速度冷却至 580 ~ 640℃，卷曲，得到铁素体 + 珠光体钢组织。

[0023] 进一步的，上述所述一种低 Mn 热轧钢制备方法，其中所述 b 步骤中连铸坯均热温度优选为 1207℃。

[0024] 进一步的，上述所述 c 步骤中粗轧后中间坯厚度优选为 59mm，终轧温度优选为 895℃。

[0025] 进一步的，上述所述 d 步骤中轧制后的板坯以冷却速度优选为 38℃ / s，冷却到

685℃,空冷 5s 后,再优选以 11℃ /s 的冷却速度冷却到 587℃,卷取。

[0026] 本发明采用低 Mn、添加微合金元素 Ti 的化学成分进行生产,连铸坯经粗轧 - 精轧 - 快速冷却 - 空冷 - 层流冷却 - 卷取生产出组织为铁素体 + 珠光体的热轧钢板。其屈服强度  $\geq 345\text{MPa}$ ,抗拉强度  $470 \sim 630\text{MPa}$ ,延伸率  $A \geq 20\%$ 。

[0027] 本发明有益效果如下:

[0028] 1、本发明生产的 Q345 低合金高强度钢的 Mn 含量由常规的 0.75 ~ 1.60% 大幅度降低到 0.10 ~ 0.40%,添加了 0.030 ~ 0.060% 的微合金元素 Ti,充分发挥 Ti 析出强化的作用保证了热轧钢的强度,其屈服强度  $\geq 345\text{MPa}$ ,抗拉强度  $470 \sim 630\text{MPa}$ ,延伸率  $A \geq 20\%$ ,满足国标 GB/T1591-2008 的要求。

[0029] 2、本发明控制精轧后以 10 ~ 50℃ /s 的冷却速度冷却至 680 ~ 740℃,空冷 5 ~ 9s 后再以 10 ~ 50℃ /s 的冷却速度冷却至 580 ~ 640℃的温度范围内卷取。这样可以使空冷阶段, Ti 有时间析出,对提高强度贡献较大,且由于是分段冷却,厚度方向有个冷却 - 回温过程,厚度方向组织均匀性更好。

[0030] 3、本发明还具有工艺控制简单、生产成本低的特点。

## 具体实施方式

[0031] 一种低 Mn 热轧钢,其化学成分按重量百分比为 C 0.10 ~ 0.22%, Si  $\leq 0.35\%$ , Mn 0.10 ~ 0.40%, Ti 0.030 ~ 0.060%, P  $\leq 0.025\%$ , S  $\leq 0.025\%$ ,余量为 Fe 和不可避免杂质;所述低 Mn 热轧钢的显微组织为铁素体 + 珠光体结构。

[0032] 上述所述一种低 Mn 热轧钢,钢的屈服强度  $\text{ReL} \geq 345\text{MPa}$ ,拉伸强度  $\text{Rm} : 470 \sim 630\text{MPa}$ ,延伸率  $A \geq 20.0\%$ 。

[0033] 进一步的,作为更优选的技术方案,上述所述一种低 Mn 热轧钢,其化学成分按重量百分比为:C 0.13%,Si 0.19%,Mn 0.37%,Ti 0.058%,P 0.021%,S 0.008%,余量为 Fe 和不可避免杂质;钢的屈服强度  $\text{ReL} 462\text{MPa}$ ,拉伸强度  $\text{Rm} 608\text{MPa}$ ,延伸率  $A 24.5\%$ 。

[0034] 本发明在 Q345 低合金高强度热轧钢板的 Mn 含量由常规的 0.75 ~ 1.60% 的较高水平大幅度降低到 0.10 ~ 0.40% 的情况下,添加了 0.030 ~ 0.060% 的微合金元素 Ti,通过析出强化来弥补因 Mn 含量降低而引起的强度损失,从而生产出成本更低的 Q345 低合金高强度热轧钢板,热轧钢的显微组织为铁素体 + 珠光体结构。

[0035] 一种低 Mn 热轧钢的制备方法,其中,包括以下步骤:

[0036] a、经过常规铁水脱硫和转炉冶炼后,保证钢水成分按重量百分比为:C 0.10 ~ 0.22%,Si  $\leq 0.35\%$ ,Mn 0.10 ~ 0.40%,Ti 0.030 ~ 0.060%,P  $\leq 0.025\%$ ,S  $\leq 0.025\%$ ,余量为 Fe 和不可避免杂质;

[0037] b、将上述处理后的钢水,扎制成 200 ~ 230mm 厚的连铸坯,在 1200℃ ~ 1260℃ 下均热,均热时间  $\geq 180\text{min}$ ;

[0038] c、将 b 步骤均热后的板坯先采用 3 ~ 7 道次粗轧,扎制成厚度为 30 ~ 60mm 中间坯,再经 4 ~ 7 机架进行精轧,终轧温度为 850 ~ 900℃;

[0039] d、将 c 步骤轧制后的板坯以 10 ~ 50℃ /s 的冷却速度冷却至 680 ~ 740℃,空冷 5 ~ 9s,再以 10 ~ 50℃ /s 的冷却速度冷却至 580 ~ 640℃,卷曲,得到铁素体 + 珠光体钢组织。

[0040] 进一步的,上述所述一种低 Mn 热轧钢制备方法,其中所述 b 步骤中连铸坯均热温度优选为 1207℃。

[0041] 进一步的,上述所述 c 步骤中粗轧后中间坯厚度优选为 59mm,终轧温度优选为 895℃。

[0042] 进一步的,上述所述 d 步骤中轧制后的板坯以冷却速度优选为 38℃ /s,冷却到 685℃,空冷 5s 后,再优选以 11℃ /s 的冷却速度冷却到 587℃,卷取。

[0043] 本发明采用低 Mn、添加微合金元素 Ti 的化学成分进行生产,连铸坯经粗轧 - 精轧 - 快速冷却 - 空冷 - 层流冷却 - 卷取生产出组织为铁素体 + 珠光体的热轧钢板。其屈服强度  $\geq 345\text{MPa}$ ,抗拉强度  $470 \sim 630\text{MPa}$ ,延伸率  $A \geq 20\%$ 。

[0044] 下面结合实施例对本发明的具体实施方式做进一步的描述,并不因此将本发明限制在所述的实施例范围之中。

#### [0045] 实施例 1

[0046] Q345 低合金高强度热轧钢板的化学成分重量百分比为 C :0.16%, Si :0.24%, Mn :0.15%, P :0.017%, S :0.013%, Ti :0.047%, 余量为 Fe 和不可避免杂质元素组成;用常规连铸方法将其浇铸成 200mm 厚的连铸板坯;加热至 1227℃ 进行粗轧,粗轧后中间板坯厚度在 38mm;终轧温度为 882℃;精轧后以 27℃ /s 的冷速冷却到 725℃,空冷 8s 后,再以 15℃ /s 的冷速冷却到 610℃ 卷取;其成品力学性能为屈服强度 413MPa,抗拉强度 533MPa,延伸率 28.5%。

#### [0047] 实施例 2

[0048] Q345 低合金高强度热轧钢板的化学成分重量百分比为 C :0.13%, Si :0.19%, Mn :0.37%, P :0.021%, S :0.008%, Ti :0.058%, 余量为 Fe 和不可避免杂质元素组成;用常规连铸方法将其浇铸成 230mm 厚的连铸板坯;加热至 1207℃ 进行粗轧,粗轧后中间板坯厚度在 59mm,;终轧温度范围为 895℃;精轧后以 38℃ /s 的冷速冷却到 685℃,空冷 5s 后,再以 11℃ /s 的冷速冷却到 587℃ 卷取;其成品力学性能为屈服强度 462MPa,抗拉强度 608MPa,延伸率 24.5%。

#### [0049] 实施例 3

[0050] Q345 低合金高强度热轧钢板的化学成分重量百分比为 C :0.18%, Si :0.11%, Mn :0.25%, P :0.011%, S :0.005%, Ti :0.032%, 余量为 Fe 和不可避免杂质元素组成;用常规连铸方法将其浇铸成 210mm 厚的连铸板坯;加热至 1245℃ 进行粗轧,粗轧后中间板坯厚度在 46mm,;终轧温度范围为 853℃;精轧后以 19℃ /s 的冷速冷却到 733℃,空冷 9s 后,再以 23℃ /s 的冷速冷却到 637℃ 卷取;其成品力学性能为屈服强度 367MPa,抗拉强度 481MPa,延伸率 30.0%。