# HRB500E 抗震盘螺钢最大力总延伸率影响研究

# 李洪增

(吉林鑫达钢铁有限公司 吉林 辽源 136313)

摘要: HRB500E 抗震盘螺钢因强度高,焊接性能和韧性好等质量特点,近年来被广泛应用于建筑行业。但受现场冷却工艺及风冷节奏的影响,基质内极易产生大量贝氏体组织,导致拉伸检测时最大力总延伸率(Agt) 无法达到标准要求。本文从 HRB500E 性能的稳定性入手,对现行冷却工艺中的操作要点进行跟踪,通过钒合金化路线实现对晶粒组织和性能的稳定性。同时,将散冷风机冷却节奏进行调整,减少了对贝氏体含量增加形成的影响。最终,成分和风冷工艺获得优化,并得到符合标准要求的高强抗震盘螺钢新品。

关键词: 高强度抗震盘螺钢; 钒合金化; 屈服稳定性; 晶粒度

#### 0 引言

近年来,随着国家对高强度抗震钢用量需求的增 加, 高线生产受到越来越多的企业重视。但盘螺钢生 产因速度快等问题,质量稳定性有所下降。吉林鑫达 轧钢厂在前期试产 HRB500E、 $\phi$  10 盘螺钢期间,为 满足屈服强度 515MPa 的控制要求,对当时的冶炼和 轧制工艺进行了优化,但生产过程中出现了最大力总 延伸率 (Agt) 不合格问题。后来,通过在轧制坯料 中增加钒铁合金实现钒微合金化组织细化作用,通过 适当调整预精轧及精轧后设置水冷段和回火恢复段的 设计,实现了不同的工艺参数下的控轧控冷工艺参数 设定,得到稳定的进精温度和叶丝温度,并采用风冷 线冷却风量快速调整手段,达到稳定盘螺钢温降速率, 实现了性能组织的稳定。本文借鉴前期 HRB400E 盘 螺钢生产经验的基础上,成功开发和轧制出 HRB500E 材质  $\phi 8$  盘螺钢、 $\phi 10$  盘螺钢新品,产品性能及尺寸 质量等均符合国标要求, 高线生产线已具备量产轧制 HRB500E 高强度抗震盘螺钢的能力。

# 1 工艺控制及成分设计

# 1.1 工艺路线

铁水+废钢—氧气顶吹转炉冶炼—脱氧合金化(加入 VFe 微合金化元)—连铸(150 方坯)—坯料成分验

证—加热炉加热—除磷辊道—轧制(粗轧+中轧+预精 轧+冷却水箱+精轧+冷却水箱)—散冷辊道风冷冷却 (斯太尔摩风冷线)—性能取样—理化性能检测。上述 工艺路线主要保障生产过程中的稳定性,通过冷却强化 实现风冷及控轧控冷操作,减少对贝氏体组织的形成影响,实现性能结果的稳定合格。

# 1.2 钒氮(VN-Fe)合金化成分设计

如表 1 所示的上述成分设计及生产,主要考虑到利用钒铁或钒氮合金增加其对应含量设计的要求。即在满足盘螺钢在纯热轧状态下的无风冷冷却条件下, VN 合金微合金化工艺中的 V 含量与屈服抗拉强度指标可建立如下正比例关系:

抗拉强度 = 1700 × [V] %+690 (系数 0.405) 屈服强度 = 2650 × [V]% +405 (系数 0.152) 屈服及抗拉强度指标均随着钒含量的增加而升高。

#### 2 坯料生产及轧制工艺准备

(1) 依据 HRB500E+V ( $\phi$ 8、 $\phi$ 10) 盘螺钢的技术 要点治炼 HRB500E+V 钢 2 炉, 坯料下线后做好分钢确 认、标识和坯料成分验证。入轧前完成在 3 板坯料头部 的成分验证取样,取样后的钢头整板入炉前确认,取样 位置放置在轧制尾部进行入炉,防止堆卡钢事故发生。在二线坯料入炉和轧制 HRB500E+V、 $\phi$ 10 盘螺钢时,以先入轧 3 板、12 支,作为 1 个炉批号(其余坯料待生

表 1 HRB500E 热轧 φ 8、φ 10 用坯料化学成分设计(VN 微合金化)/wt%

元素	С	Si	Mn	Р	S	V	Ceq
国标成分	≤ 0.25	≤ 0.80	≤ 1.60	≤ 0.045	≤ 0.045	_	≤ 0.55
设计成分	0.22 ~ 0.25	0.45 ~ 0.60	1.35 ~ 1.50	≤ 0.045	≤ 0.045	0.040 ~ 0.050	≤ 0.55
实测成分	0.25	0.50	1.47	0.034	0.018	0.047	0.51

产合格和做好参数确认后,再另行安排入炉轧制事宜),并在其第1支、第12支后的第1支坯料的尾部进行压砖来区分批次及钢种。试轧品的取样及编号按出炉顺序,第1、2、3···10、11、12进行编号(成品标识采用标识笔在标牌上记录,该12支坯料全轧制采用两端各挂1牌的方式进行与HRB400E材质的区分标记),其中第4、8、12支组坯时以出炉性能验证取样作为标识,该12支坯料分为3组进行工艺调整和确认(每组4支,每组最后1支为验证坯料取样以及相应各段的组织取样对比)。

- (2) 对第1组下线后,可立即安排快样分析(生产及工艺调整后第2支上的头、尾第3圈位置处取快样,可先取下通圈后再截取快样),快样送检时停留20min以内,等待性能确认工艺,以便工艺的优化调整,如第1阶段头、尾的快样性能合格,后续可连续生产,直至12支坯料全部结束;如出现第1阶段的快样性能不合格,则调整工艺后,继续出钢4支后,再在第5支试样上进行快样性能检测(要求同上),跟踪性能情况,再调整后确认。
- (3) 轧制过程按照生产要求,做好相应生产工艺的调整。每4支坯料作为1组,最多进行3次工艺调整和确认,尺寸内径按中上线9.7~9.8mm控制(国标9.6±0.4mm),头、尾及中间盘螺钢的内径及纵肋肋高要求逐包确认,风机风量调整由6座风机全部30%开始根据性能情况进行风量调整。
- (4) 为保证轧制工序的连续性和稳定性,轧制该品规盘螺钢前 30 支 HRB400E 坯料,轧线组织对成品辊进行倒槽换辊,确保试轧品一次性顺利出钢和提升性能合格稳定性保障。具体工艺参数设定:加热炉,预热段950~1000℃,加热段1050~1180℃,均热段1080~1150℃,开轧温度保证980~1050℃,人精温度900~950℃,吐丝900~960℃。
- 3 HRB500E 最大力总延伸率(Agt)的影响评价

# 3.1 风冷线冷却速率对 Agt 的影响

本文在总结前期 HRB400E 盘螺钢生产的基础上,

因风冷线风机设置和跌落段的差异,一般跌落段 4~6 段,吉林鑫达 4条高线跌落段均为 2 段设置,冷却的节 奏在搭接点处性能影响较大,对同一工艺环境下的风机 控制方式监测优化。表 2 为不同风冷条件下的性能跟踪 对比。

从表 2 及图 1、图 2 的 500 倍下的金相显微组织对比可知,不同风冷条件下的性能(尤其最大力总延伸率 Agt)与上贝氏体组织的含量存在密切的对应变化关系。在风机风量控制和优化下,随着风量的逐渐升高,组织中的铁素体、珠光体含量逐渐减少,上贝氏体含量积聚和增加,抗拉强度上升明显,最高达 35MPa,且最大力总延伸率逐渐降低,最低仅 2.5 ~ 5.0。

#### 3.2 对晶体晶粒度细化的影响评价

实验中,在生产  $\phi$  10 盘螺钢时,以稳定 1 ~ 6 架全 部按 30Hz 风量的相同风冷节奏下,对钒合金化及未进 行钒微合金化的晶粒组织进行性能和组织跟踪,结果显示(如表 3)。加钒合金化的组织晶粒更加质密,晶粒度 可达到 9.0 级,而未经合金化的组织晶粒度仅仅 6.5 ~ 8.0 级,且物理性能的稳定性保证得到巩固和加强。

#### 4 结语

- (1) 钒合金化对细化晶粒组织和稳定性能有积极促进作用,轧制 HRB500E、 $\phi$ 10 盘螺钢的晶粒细化保持在 9.0 级以上最佳,钢中钒元素含量宜控制在 0.045%  $\sim$  0.055%。
- (2) 散冷辊道风冷节奏的控制对盘螺钢性能的影响极大,尤其盘螺钢 350~550℃区间进行高速快冷时造成冷却节奏过快而形成大量上贝氏体组织。当贝氏体组织含量达到 50%以上时,最大力总延伸率明显降低,盘螺钢性能不合格概率上升。轧制 HRB500E+V(∮8.0、∮10.0) 盘螺钢时,宜采用分 1#~6#风机全部 35Hz 以下的风冷冷却工艺操作。
- (3) 对各温度控制工序进行管控,提升温降操作水平,对涉及性能稳定性的温控环节,保持入精温度900~950℃,吐丝温度900~960℃最佳。这也有利

表 2 不同风冷条件下的性能跟踪对比

风冷条件(风机开启量)/Hz							组织构成		
1#	2#	3#	4#	5#	6#	屈服强度 R/ MPa	抗拉强度 R / MPa	最大力总延伸率 Agt	_
0	0	0	0	0	0	525	760	13.0	P+F
30	30	30	30	30	30	530	750	11.5	P+F+ 上贝 30%
40	40	40	35	35	35	525	760	9.0	P+F+ 上贝 40%
40	40	40	40	40	40	536	780	8.0	P+F+ 上贝 50%
50	50	50	50	50	50	539	776	5.0	P+F+ 上贝 70%

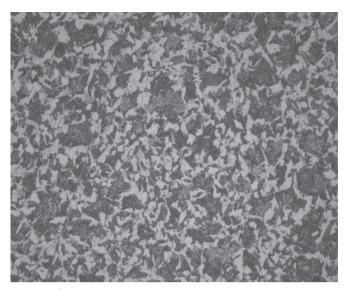


图 1 风机 0Hz P+F 500X

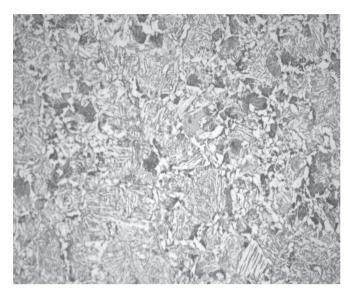


图 2 风机 35/40Hz P+F+30%B 500X

表 3 相同冷却工艺条件下的微合金化组织的性能跟踪对比

化学成分								物理性能指标			
工艺	С	Si	Mn	Р	S	Ceq	V	屈服强度 R/ MPa	抗拉强度 R/ MPa	最大力总延伸率 Agt	_
无 V	0.25	0.60	1.55	0.025	0.010	0.51	0.000	490	690	10.2	6.5
无 V	0.25	0.39	1.49	0.037	0.040	0.50	0.000	493	775	9.5	8.0
含 V	0.25	0.60	1.55	0.025	0.010	0.50	0.053	515	780	10.5	9.0
含 V	0.25	0.57	1.59	0.028	0.014	0.53	0.062	512	780	10.0	9.0

于轧制过程中的钢材内部组织细化和宏观力学性能的 强化。

## 参考文献:

[1] 马杰,王超,张朝辉,等.500MPa级热轧带肋盘条力学性能不足原因分析[J].新技术新工艺,2016(06):86-89.

[2] 习晓峰,韩若洲,辛向明,等. HRB500 热轧带肋钢筋延伸率偏低原因分析[J]. 天津冶金,2015(01):40-42

作者简介:李洪增(1983.04-),男,汉族,河北沧县人,本科,工程师,研究方向:高线型材金属压延及控轧控冷工艺。