CeO2含量对 CaO-Al2O3-SiO2-MgO 系精炼渣熔化性能影响

赵博1, 吴伟1*, 杨峰2, 曾加庆1, 何建中2, 梁志刚2, 赵进宣1

 钢铁研究总院有限公司 冶金工艺研究所,北京 10081; 2. 内蒙古包钢钢联股份有限公司 白云鄂博稀土资源研究与综合利用全国重点实验室,内蒙古包头 014010

Effect of CeO₂ Content on Melting Properties of CaO-Al₂O₃-SiO₂-MgO

Refining Slag

Zhao Bo¹, Wu Wei¹, Yang Feng², Zeng Jiaqing¹, He Jianzhong², Liang Zhigang², Zhao Jinxuan¹

1. Metallurgical Technology Institute, Central Iron and Steel Research Institute Co. Ltd., Beijing

100081, China; 2. Bayan Obo National Key Laboratory of Rare Earth Resources Research and

Comprehensive Utilization, Inner Mongolia Baotou Steel Union Co., Ltd., Inner Mongolia Baotou

014010, China

1. 前言

目前, CaO-Al₂O₃-SiO₂-MgO 是常用的精炼渣系,具有降低钢液中氧、硫和夹杂物含量的作用。在稀土 钢精炼过程中,为了控制氧含量尽可能的低常采用铝脱氧的工艺,因此不可避免会生成 Al₂O₃ 夹杂,如果 不能及时上浮会造成稀土元素的烧损。研究^[1-7]发现,精炼渣系中加入稀土氧化物后,能够很好的吸附 Al₂O₃ 夹杂物,脱氧率和夹杂物级别降低率均能达到 15%以上,并且能够抑制钢液中稀土元素的氧化,能够有效 的提高精炼效率。但是,稀土氧化物的加入对于炉渣熔化性能的影响仍不明确。

炉渣熔化温度与矿相结构有着密切的联系,高熔点化合物的生成势必对炉渣熔化温度造成影响^[8]。因此本文首先对采用热分析仪对炉渣熔化温度进行测量,分析 CeO₂ 含量对于炉渣熔化温度的影响,然后对炉渣矿相结构进行分析,总结渣中 CeO₂ 含量对于矿相结构的影响规律,进而为优化稀土精炼渣提供理论基础。

2. 实验方法

2.1. 实验材料

本实验采用的原料为现场取得的精炼渣、纯度为 99.9%的 CeO2 试剂、纯度为 99%的 MgO 坩埚以及石墨坩埚,配制渣的总质量为 250g。精炼渣具体成分如表 1 所示。

Table 1. Refining slag composition (mass fraction / $\%$)									
成分	Al_2O_3	CaO	MgO	TFe	SiO_2	MnO	R(CaO/SiO ₂)		
含量	27.64	55.45	7.06	0.348	11.57	0.22	4.79		

表1 精炼渣成分(质量分数/%	6)
-----------------	----

2.2. 实验方法

共进行 5 组实验,精炼渣配比如表 2 所示,用玛瑙坩埚将精炼渣粉和 CeO₂ 试剂混合研磨 10min,然后 采用管式电阻炉对混合物进行烧结,炉渣制备步骤为:1)将混合均匀的试剂(精炼渣和 CeO₂)装入刚玉 坩埚中,然后套入石墨坩埚,放入管式电阻炉内;2)在氩气保护气氛下通电升温至 1550℃,恒温 0.5h,继续升温到 1600℃,保温 1h,在氩气保护气氛下冷却至 800℃,断电缓冷至室温。采用 X 射线衍射仪(D8 Advance)对炉渣物相结构进行表征,靶材为 Cu 靶,射线类型为单色 X 射线波长为 1.54 埃;采用金相显 微镜(DSX Olympus 510)观察炉渣中相的分布形貌,观察倍数为 400 倍。

Table 2. Experimental slag ratio (mass fraction/%)									
京政相	渣成份								
<u> </u>	Al ₂ O ₃	CaO	MgO	SiO ₂	CeO ₂				
0	27.64	55.45	7.06	11.57	0				
1	25.81	51.79	6.59	10.81	5				
2	25.00	50.15	6.39	10.46	8				
3	24.46	49.06	6.25	10.24	10				
4	23.10	46.34	5.90	9.67	15				
5	21.74	43.61	5.55	9.10	20				

表 2 实验炉渣配比(质量分数/%)

炉渣熔点测定的实验装置是实验仪器为德国耐驰公司的 TG/DSC 热分析仪(DTA449C),仪器温度最高达到 1650℃,样品测量范围为 0~50mg,灵敏度:0.01 µg。实验中粉料采用氧化铝坩埚。将烧结后的炉渣 用球式破碎机打成粉,用玛瑙研磨皿研磨 10 分钟,磨细至 300 目以下,称取 10 mg 左右的样品,放入坩 埚,然后置于 80 mL/min 高纯氮气保护的热天平室中,同时用 20mL/min 氮气进行吹扫,仪器自动记录数 据。实验升温速度为 20℃/min,从室温升到 1600℃。

3. 实验结果及分析

3.1. 测量熔点测定结果

图 1 为各组精炼渣的熔点测试结果。根据 ICTA 标准化委员会规定,采用 DSC 和 TG 曲线表征物质的 熔融温度时,熔点定义为前基线(熔点峰值前热量变化不大的线段)延长线与熔融峰最大斜率处切线的交点。但 DSC 曲线显示熔点峰前没有明显的前基线,使得初始熔化温度无法测量。因此,熔点峰值被视为初始熔化温度。

DSC-TG 曲线中出现了 CaCO₃和 Ca(OH)2的吸热峰,这是由于制备后的部分粉体与空气中的 H₂O 和 CO₂发生了反应。在升温过程中有一个明显的吸热峰,在1300~1500℃范围内,质量变化不大,因此可以 判断为炉渣的相变温度。从曲线可以看出,随着 CeO₂含量的增加,吸热峰的温度先降低后升高。由此可 知,CeO₂含量对熔渣熔化温度影响较大。通过对吸热峰(Hf)的面积进行积分,发现吸热量先增大后减小, 从 74.87 J/g 到 116.3 J/g,再减小到 94.85 J/g。表明炉渣结构中低熔点矿物质比例增加,生成数量增多。

为使结果更加严谨,重复多次实验,测得的精炼渣熔化情况如图 7 所示,蓝线表示熔点下降趋势,红 线表示熔点上升趋势。当 CeO₂ 含量为 5~15 %时,精炼渣的熔点在 1320~1380℃之间,可以满足精炼的 要求。当 CeO₂ 含量超过 15 %时,熔点迅速升高,在精炼过程中不能完全熔化,影响精炼节奏。对 CeO₂ 含 量为 18 %的未预熔精炼渣的熔点进行了测试,验证了趋势的正确性。研究发现,CeO₂ 含量为 18 %的精炼 渣熔点高于 15 %,说明 CeO₂ 含量低于 15 %时熔点降低。当 CeO₂ 含量超过 15 %时,熔点升高。熔渣的熔 化温度与矿物相结构密切相关。高熔点化合物的形成势必会影响精炼渣的熔化温度。



Fig.1 TG-DSC curve of slag



图 2 精炼渣熔化温度与 CeO₂ 含量的关系

Fig.2 Relationship between melting temperature of refining slag and CeO2 content

3.2. 炉渣矿相结构

通过矿相结构可以看出,当 CeO₂添加量小于 10%时,炉渣呈青绿色,气孔较少,结构致密。当 CeO₂添加量大于 10%时,炉渣颜色变为墨绿色,局部有相当大的孔隙率。用环氧树脂包埋渣样,在光学显微镜 下观察。图 1 为炉渣的矿相结构。矿相结构表明,未经稀土氧化物处理的熔渣微观结构为块状铝酸钙,掺 杂有棒状硅酸钙矿相结构。当 CeO₂含量小于 15%时,炉渣以小晶体为主,无明显树枝状晶体。CeO₂含量 超过 15%,渣相结构以枝晶为主。



图 3 炉渣矿相结构

Fig.3 Slag mineral phase structure

采用 XRD 定量物相分析方法对熔渣的视场进行统计,得到如表 3 所示的对比。随着 CeO₂ 含量的增加, *x*CaO·Al₂O₃ 比例降低, Ca₈Ce₆Al₆O₂₆ 增加, MgO 和 Ca₂SiO₄ 含量变化不明显。通过矿相结构定量分析, 铝酸钙、硅酸钙等低熔点物质占比较大,说明熔点峰值可以代表炉渣稳定流动温度。



图 4 炉渣 XRD 图谱 Fig 4 XRD pattern of slag

3.3. 炉渣熔化温度变化机理

五元精炼渣的熔化温度随着 CeO₂含量的增加先降低后升高。CeO₂含量主要影响高熔点氧化物的熔化 过程。CeO₂对熔渣熔点的影响分为前期和后期两个过程。在初始阶段,随着 CeO₂含量从 0%增加到 15%, 熔化温度降低。CeO₂ 主要通过与 Al₂O₃和 CaO 反应降低高熔点 Ca₃Al₂O₆和 Ca₂SiO₄的平衡生成量,而 Ca₈Ce₆Al₆O₂₆复合化合物数量增加较少,同时 CeO₂ 促进 Ca₃Al₂O₆和 β - Ca₂SiO₄完全熔化温度的降低。 Ca₈Ce₆Al₆O₂₆也是一种高熔点化合物。后期随着 CeO₂含量的增加, Ca₈Ce₆Al₆O₂₆化合物数量增加,析出温 度升高,导致熔渣熔化温度升高。

4. 结论

本文通过实验系统地分析了 CeO2 含量对 CaO-Al2O3-SiO2-MgO 渣系熔化性能的影响。得到以下结论:

(1)利用热分析仪测定了熔渣的熔化温度。随着 CeO₂ 含量的增加,熔渣熔化温度先降低后升高,吸热量先升高后降低,从 74.87 J/g增加到 116.3 J/g,再降低到 94.85 J/g。说明低熔点矿物在熔渣结构中的比例增加。

(2)通过 XRD 表征分析了 CeO₂ 含量对矿物相结构的影响。结果表明,随着渣中 CeO₂ 含量的增加, 3CaO·Al₂O₃、CaO·Al₂O₃和β-Ca₂SiO₄的比例降低,Ca₈Ce₆Al₆O₂₆的比例增加。在氩气环境中,CeO₂首 先转化为Ce₂O₃,稀土元素多以稀土化合物的形式存在。

(3)熔点降低的原因是铝酸钙晶体结构的转变以及高熔点 Ca₃Al₂O₆ 和 Ca₂SiO₄ 化合物含量和完全熔化 温度的降低。后者熔点的升高是由于 Ca₈Ce₆Al₆O₂₆ 化合物的数量和析出温度的升高。

参考文献

[1] Xin W, Deng Y, Jiang Y, Zhang J, Wang P. Crystallization Characteristics of the CaO–SiO₂–Al₂O₃–La₂O₃–La₂O₃ Rare Earth-Bearing Slag System[J]. Transactions of the Indian Institute of Metals, 2021, 74(6): 1549-1556.

[2] Qi J, Liu C, Liu H, Li C, Jiang M. Effect of rare earth oxide on the crystallization behavior of CaO-Al₂O₃-based mold flux for rare earth heat-resistant steel continuous casting[J]. Journal of Non-Crystalline Solids, 2021, 559: 120681.

[3] Yang X, Hu L, Cheng G, Wu C, Wu B. Effect of refining slag containing Ce₂O₃ on steel cleanliness[J]. Journal of rare earths, 2011, 29(11): 1079-1083.

[4] Guo W, Ding Z, Wang J, Wu J, Wang Z. Effect of La₂O₃ on the viscosity and structure of CaO–SiO₂ (–Al₂O₃)–La₂O₃ melts[J]. Materials Chemistry and Physics, 2021, 266: 124526.

[5] Wang H, Bao Y, Zhi J, Duan C, Gao S, Wang M. Effect of Rare Earth Ce on the Morphology and Distribution of Al₂O₃ Inclusions in High Strength IF Steel Containing Phosphorus during Continuous Casting and Rolling Process[J]. ISIJ International, 2021,53(03):1-10.

[6] Gao X, Zhang L, Zhang L, Ren Q, Qu X. Transfer of rare earth to alloy and inclusion during slag-metal reaction[J]. Metallurgical Research & Technology, 2021, 118(4).

[7] Luo Y, Wu M, Yang W, et al. Effect of the La₂O₃ Content in Slag on Inclusions in Al-Killed Steels[J]. Metallurgical and Materials Transactions B, 2022: 1-16.

[8] Xi X, Yang S, Lai C, et al. Thermal physical properties and dephosphorisation kinetics of rare earth oxides containing slags[J]. Ironmaking & Steelmaking, 2019, 46(10): 968-973.