doi: 10.3969/j.issn.1007-9289.2011.01.003

激光重熔等离子喷涂 Al₂O₃-13 % TiO₂ 涂层的组织结构

龚志强,吴子健,刘焱飞,吕艳红

(钢铁研究总院,北京 100081)

摘 要:采用等离子喷涂方法制备 Al₂O₃-13 %TiO₂ 涂层,对涂层进行激光重熔处理。利用电子扫描显微镜(SEM) 观察涂层断口组织,金相截面组织和金相表面组织形貌,分析激光重熔处理后涂层的凝固过程。结果表明:激光重熔 处理,使涂层由块状结构转变为平行排列,垂直于基体方向生长的柱状晶和柱状枝晶结构。由于金属基体温度低、散 热快,使得陶瓷涂层上下温差大,诱发了陶瓷晶粒的定向生长,这是使陶瓷晶粒垂直于基体生长的主要原因。 关键词:等离子喷涂;涂层;激光重熔

中图分类号: TG174.444 文献标识码: A 文章编号: 1007-9289(2011)01-0012-04

Microstructure of Plasma-sprayed Al₂O₃-13 %TiO₂ Coating with Laser Remelting

GONG Zhi–qiang, WU Zi–jian, LIU Yan–fei, LU Yan–hong (Central Iron &Steel Research Institute, Beijing 100081)

Abstract: Al_2O_3-13 %TiO₂ coating was prepared by two steps. The first step is plasma spraying and the second step is laser remelting. Fractured morphology, metallographic cross-section morphology and surface morphology of the coating were investigated by scanning electron microscopy (SEM), solidification process of the coating after laser remelting was analysed. The results show that: after laser remelting, the structure of the coating with a massive morphology change into the parallel cellular and cellular dendritic crystal, perpendicular to the matrix. Metal matrix temperature is lower than the coating, heat dissipation is more quickly, making the temperature difference between the upper and lower ceramic coating, induced the growth of the ceramic grain orientation, Therefore, the growth direction of the ceramic perpendicular to the substrate. **Key words:** plasma spraying; coatings; laser remelting

0 引 言

激光重熔处理工艺是一种快速加热和冷却工 艺,可以显著降低热喷涂涂层的孔隙率,提高涂层 与基体的结合强度,成为改善热喷涂涂层性能的重 要手段,国内外学者进行了大量这方面的研究^[1-4]。 文中利用等离子喷涂方法制备了Al₂O₃--13 %TiO₂ 涂层,进行了激光重熔处理,重点讨论了激光重熔 处理后涂层的组织结构变化。

1 试 验

采用钢铁研究总院自行开发设计的 PS100 超 音速等离子喷涂设备制备 Al₂O₃-13 %TiO₂ 涂层。选 用 45 钢作为基体材料,尺寸为 Φ30 mm×8 mm,打

收稿日期:2010-10-19;修回日期:2010-11-16 作者简介: 龚志强(1983---),男(汉),河北邯郸人,硕士生。

底层材料选用镍铬合金粉末,面层采用 Al₂O₃--13%TiO₂粉末,粉末材料成分如表1所示。

表 1 粉末材料成分

Table 1	The	composition	of the	powders	

材 料	粒径 / μm	材料成分 w
NiCr	15~45	Ni 80 %; Cr 20 %
Al ₂ O ₃ -13%TiO ₂	15~63	$\begin{array}{llllllllllllllllllllllllllllllllllll$

对试样进行清洗除油,喷砂粗糙化处理;优化 等离子喷涂参数喷涂试样(详细参数见表 2),涂层 厚度为 0.3 mm。采用连续 CO₂ 激光处理器进行激 光重熔处理,优化激光重熔参数见表 3。

采用摆锤式冲击试验机将试样沿纵向冲断,对 断口表面喷金后,在 SN-3500N 型电子扫描显微镜 下对试样断口表面的涂层区域形貌进行观察。用显 微镜附带的能谱仪对涂层进行成分分析。

Table 2 The parameters of the plasma spraying							
喷涂材料	电压 / V	电流 / A	H ₂ 气流量 /L·h ⁻¹	Ar 气流量 /m ^{3.} h ⁻¹	$N_2 气流量/ m^3 \cdot h^{-1}$	喷涂距离 / mm	涂层厚度 / mm
NiCr	100	550	200	4.2	0.8	110	0.1
Al ₂ O ₃ -13 %TiO ₂	120	580	250	4.2	0.8	110	0.25

表 2 等离子喷涂工艺参数 Table 2 The parameters of the plasma spravi

表 3 激光重熔工艺参数 Table 3 The parameters of the laser remelting

功率 P / W	扫描速度 / m·min ⁻¹	光斑尺寸 Φ/mm	能量密度 J / J·mm ⁻²	功率密度 $E/W·mm^{-2}$
1400	1.0	3.5	24.0	145.6

2 结果与讨论

2.1 涂层的组织结构

利用电子扫描显微镜观察了 Al₂O₃--13 %TiO₂ 涂层和经过激光重熔处理之后涂层的断口形貌,如 图 1 所示。

从图 1(a)中可看出, Al₂O₃-13 % TiO₂ 涂层断口粗糙, 整体成块状结构, 涂层中含有较大孔隙如 A 处



(a) 激光重熔前 (b)激光重熔后

图 1 激光重熔前后涂层断口 SEM 形貌图 Fig.1 Fractured images of the coatings before and after laser remelting

所示,这是由于粒子层层堆叠过程中,部分颗粒熔 化不充分,不能完全铺展,重叠不充分形成的;凝 固过程中熔融粒子收缩形成了较小缩孔如 B 处所 示;另外由于陶瓷不易发生塑性变形,涂层凝固过 程中产生收缩应力,形成了细微裂纹如 C 处所示。

图 1(b)为激光重熔 Al₂O₃-13 %TiO₂ 涂层断口组 织形貌。由图可见涂层致密,无明显缺陷,主要由 长条形的平行排列的柱状晶组成如图 1(b)中 D 处所 示,柱状晶生长方向约垂直于基体。在高倍下观察 如图 2,部分柱状晶表面光滑,各晶体间晶界明显; 部分柱状晶晶干上明显长有二次枝晶臂,短小紧密 排列如图 2 中 E 处所示,形成柱状枝晶。这种有序、 规则的排列消除了原涂层中的孔隙和裂纹,提高了 涂层的致密性,尤其是垂直于基体生长的长条形的 柱状晶组织,对提高涂层的耐磨性是十分有利的。



图 2 激光重熔处理后涂层断口 SEM 形貌图 Fig.2 Fractured image of the coatings after laser remelting

图 3 所示为 Al₂O₃-13 %TiO₂ 涂层和经过激光 重熔处理之后涂层的横截面 SEM 照片。由图 3(a) 可以看出,涂层孔隙率较高,较大的孔隙如图 3(a) F 处所示是由于粒子堆叠不充分而形成的,由于体 积收缩而形成了较小的缩孔如 G 处所示,与图 1 分析一致。激光重熔后涂层截面无明显孔隙,由长 条形组织平行排列组成。在高倍下观察(图 4)部分 细长晶粒上长有成锯齿排列的微小二次枝晶臂如 图 4 中 H 所示,与图 1 的分析结果一致。

图 5 所示为 Al₂O₃-13 %TiO₂ 涂层和经过激光 重熔处理之后涂层的金相表面 SEM 照片。由图 5(a)



(a) 激光重熔前 (b)激光重熔后

图 3 激光重熔前后涂层横截面 SEM 形貌图 Fig.3 Cross-section images of the coating before and after laser remelting



图 4 激光重熔处理后涂层横截面 SEM 放大形貌图 Fig.4 Enlarged cross-section images of the coating after laser remelting

可知,激光重熔处理前涂层金相表面形貌与金相截 面形貌相似,说明涂层组织没有明显的方向性。经 激光重熔处理后,涂层表面致密无孔隙。在高倍下 观察(图6),涂层表面由黑色晶粒规则排列组成, 晶界处有白色物质聚集,涂层整体呈典型的蜂窝状 形貌,说明涂层组织具有明显的方向性。

由上述分析可知,经激光重熔处理后,涂层由



(a) 激光重熔前 (b)激光重熔后

图 5 激光重熔前后涂层表面 SEM 形貌图 Fig.5 Surface images of the coating before and after laser remelting



图 6 激光重熔处理后涂层表面 SEM 放大形貌图 Fig.6 Enlarged surface images of the coating after laser remelting

平行排列的柱状晶和柱状枝晶组成,晶体垂直于基体生长。由于金属基体温度低,散热快,激光重熔处理时,陶瓷涂层上下温差大,诱发了陶瓷晶粒的定向生长,形成了平行生长的柱状晶;在柱状晶一次晶轴成长变粗的同时,其释放结晶潜热,使轴侧的液体呈现负温度梯度,柱状晶的横断面出现凸缘结构,最终发展成锯齿结构的二次晶轴,由于Al₂O₃-13%TiO₂材料的凝固温度范围窄,在柱状晶上长出的二次枝晶臂短而密;这种结构和金属凝固过程中形成胞状晶和胞状树枝晶类似^[5,6]。这种结构对提高涂层的耐磨性是十分有利的。

2.2 激光重熔涂层表面微区成分分析 对激光重熔 Al₂O₃-13 % TiO₂ 涂层表面的特殊 形貌黑色晶粒和白色晶界部分进行点状能谱分析, 结果如图 7 所示。从图中元素组成及含量可以看出, 白色晶界处和黑色晶粒中元素组成相同,均含有 O、Al、Zr、Ti 这四种元素,含有 Au 元素是因为 试样进行了喷金处理。但是晶界处 Zr、Ti 元素含量 明显高于晶粒内部。这是由于液态 Al₂O₃-13 %TiO₂ 在凝固过程中,发生了晶界偏析,在晶粒长大过程 中,不断的向液相排出溶质原子即 Zr、Ti 原子;所 以晶粒之间的溶质原子浓度比较高,溶质富集,最 后 Zr、Ti 元素富集于晶界处,形成图 7 所示的白色 晶界。Zr、Ti 元素在晶界处的富集填充了晶界间的 细微间隙,提高了涂层的致密性,起到了晶界增韧 的作用。



(a) 微区形貌

(b) 黑色晶粒能谱分析结果

(c) 白色晶界处能谱分析结果

图 7 涂层表面能谱分析

Fig.7 Energy spectrum analysis on the surface of the coating

3 结 论

(1)激光重熔处理,消除了涂层中的孔隙,提高了涂层的致密性,涂层由块状结构转变为平行排列,垂直于基体生长的柱状晶和柱状枝晶结构,这对提高涂层的耐磨性是有利的。

(2)金属基体温度低,散热快,有强烈的吸热 和散热作用,使液态陶瓷沿垂直于基体方向温差 大,诱发了陶瓷晶粒定向生长,是使陶瓷垂直于基 体生长的主要原因。

参考文献:

- Yang Yuanzheng, Zhu Youlan, Liu Zhengyi, et al. Laser remelting of plasma sprayed Al₂O₃ ceramic coatings and subsequent wear resistance [J]. Materials Science and Engineering, 2000, 291: 168-172.
- Fu Yongqing, Batchelor Andrew William, Huting Xing.
 Wear behaviour of laser-treated plasma-sprayed ZrO₂

coatings [J], Wear, 1997, 210: 157-164.

- [3] Tomaszek R, Pawlowski L, Zdanowski J, et al. Microstructural transformations of TiO₂, Al₂O₃+13 % TiO₂ and Al₂O₃ + 40 %TiO₂ at plasma spraying and laser engraving [J]. Surface & Coatings Technology, 2004, 185: 137-149.
- [4] Buta Singh Sidhu, Puri D, S Prakash. Mechanical and metallurgical properties of plasma sprayed and laser remelted Ni20Cr and Stellite–6 coatings [J]. Journal of Materials Processing Technology, 2005, 159: 347-355.
- [5] 刘宗昌, 金属学与热处理在 [M]. 北京: 化学工业出版社, 2008, 67-68.
- [6] 胡汉起,金属凝固原理 [M]. 北京:机械工业出版社, 2000, 129-130.

作者地址:北京市海淀区学院南路 76 号 110004 钢铁研究总院七室 Tel: (010) 6218 2731 E-mail: gongzhiqiang99@163.com