Ing O3 对 N 60激光熔覆层的影响

現明举,杨坤,袁斌,梁二军
 (郑州大学物理工程学院教育部材料物理重点实验室,郑州 450052)

摘 要: 向 N 60合金粉末中加入适量的 \ln_2O_3 ,选取合适的工艺参数,采用激光熔覆技术在 45钢表面上获得了无裂纹的高质量熔覆层。对熔覆层显微组织进行了观察和分析,测试了熔覆层的显微硬度和摩擦磨损性能。结果表明,同未加入 \ln_2O_3 的 N 60激光 熔覆层相比,加入适当比例 \ln_2O_3 的 N 60熔覆层,虽然硬度有所降低,但硬度分布更加 均匀,且在该文摩擦条件下耐磨性提高。 \ln_2O_3 能够降低 N 60激光熔覆层裂纹敏感性的原因在于适量的 \ln_2O_3 能够抑制粗大块状硬质相的生长,改善枝晶分布,细化组织晶粒,提高涂层韧性。

关键词: 激光熔覆; 裂纹; 耐磨性; h,O,

中图分类号: TG156 99 文献标识码: A 文章编号: 0253-360X(2005)08-27-04

显明举

0序 言

利用激光熔覆技术将高硬度镍基合金涂敷在机器设备零部件的易损、易蚀或易氧化部位的表面上,可形成一层耐磨、耐蚀、抗氧化涂层,不但可满足机器设备的性能要求,延长使用寿命,而且可使用价格较低的常用结构材料代替具有特殊性能而较昂贵的高级合金材料制造机器设备零部件,从而降低生产成本,节约贵重的战略原材料。然而在激光熔覆高硬度镍基合金中,熔覆层的裂纹问题是其工业应用的一大障碍^[1]。对此,国内外学者进行了许多研究^[23],并取得了一些进展。不少研究表明,在合金粉末中加入其它元素可降低覆层的裂纹敏感性,如加入稀土元素^[4],TO₂^[5],MgO^[6]等。文中通过向镍基自熔性合金粉末中加入适量的 In_2O_3 粉末得到了高质量的无裂纹的激光熔覆层,同未加入 In_2O_3 的覆层相比较,许多方面的性能都得以改善。

- 1 试 验
- 1.1 试验材料

试验用基材为热轧 45号钢,其成分如表 1所 示。样品尺寸为 100mm×30mm×20mm。 合金粉 末为

收稿日期: 2004-09-06

基金项目:河南省杰出人才创新基金资助项目(0121001200);河南 省高校青年骨干教师资助计划项目(2003-218)。 N i60 标称成分如表 2 粒度 - 150 ~ +300目。所加 入的 ln₂O₃ 为分析纯, 纯度 > 99 9%。加入质量分 数分别为 0 0%、0 2%、0 3%、0 4%和 0 5%。

表 1 45号钢成分(质量分数,%)

Table 1 Composition of steel 45

С	Si	Mn	Р	s	Fe
0 45	0. 27	0. 64	0. 016	0 002 2	余量

表 2 N 60金粉末成分(质量分数,%)

Table 2 Composition of N 60 pow der

С	C r	В	Si	Fe	N i
08	16	3. 0 ~4. 5	3 5 ~ 5. 5	<17	余量

12 试验过程及分析方法

试验前将试样表面打磨并用丙酮清洗干净,100 [°]C下预热 2 h 试验用激光器为 TJ – HL – 5000 CO₂ 连续波激光器,工作模式为多模,工作台为 S E MENS数控机床。采用自动送粉工艺。试验中聚焦 光束垂直照射并以一定的速度扫描试样表面,同轴 吹 A r 保护。扫描速度 2 mm /s 激光功率分别为 1.6 kW、1.8 kW、2.0 kW、2.2 kW 和 2.4 kW,离焦 量 50 mm,送粉率 19 g m in

熔覆后,采用着色渗透法检测熔覆层表面裂纹, 然后将试样沿垂直于扫描方向线切割,抛光后用 5%的硝酸酒精溶液腐蚀。在 4XB – TV 金相显微 镜下观察显微组织,在 HXD – 1000显微硬度仪上测



试硬度,载荷 300 g 保持时间 15 s 在 M RH – 3高 速环块磨损试验机上进行摩擦磨损试验,上试样 12 mm×12 mm×19 mm,熔覆层面为待磨面。下试样 为标准环 (GC rl 5),硬度 HRC 60 5. 摩擦试验参 数:滑动速度 54 07 m m n 持续时间 900 s 载荷 300 N,大气室温无润滑滑动摩擦。使用分析天平 (精度 0 1mg)测试试块摩擦前后质量,计算摩擦磨损失 重。

2 试验结果与分析

21 表面裂纹检测

图 1 是采用着色渗透法检测裂纹的照片,其中 图 1a左边是 Ni60+0 2 % In O, 从上到下激光功 率依次是 1.6 kW、2.4 kW、2.0 kW 搭接、2.2 kW、2 0 kW 和 1.8 kW; 右边为 N i60+0.3 % h20, 从上到 下功率分别是 1.6kW、1.8kW、2.0kW、2.2kW、2.4 W 与 2.0 W 搭接,图 1b 左边是 N i60 + 0.5 % h₂O₃从下到上功率分别是 1.6 kW、1.8 kW、2.0 W、22kW、24kW与20kW搭接,右边是Ni60+ 0.4% In₂O₃,从上到下功率分别是 1.6 kW、1.8 kW、 20W、22W、24W 与20W 搭接,图1c为纯 Ni60从上到下功率分别是 1.6kW、1.8kW、2.0 W、22W与20W 搭接。从图 1abc中可以 看出, 纯 N i60的激光熔覆层不论单道还是多道搭 接都出现了多道裂纹,而往 N 60粉末中加入不同含 量的 In O₃后,熔覆层的裂纹数目有不同程度地减 道还是多道搭接均未出现裂纹,而 In₂O₃含量为 0.2 % 0 4 %和 0.5 %时,只是个别功率下的熔覆层没 有出现裂纹。这说明往 N i60 粉末中加入 In O₃ 可 以降低 N i60 激光熔覆层的裂纹敏感性, 当 In₂O₃ 含 量为03%时,甚至可以消除熔覆层裂纹。

22 金相组织分析

图 2a为纯 N 60 粉末在 2 kW 工艺条件下的激 光熔覆层显微组织,许多粗大的枝状物、块状物、一 些较小的颗粒分布在基体中。粗大的枝状物是碳化 物相,块状物为以 Cr为主的硼化物或碳化物相,较 小的颗粒相为 N $_{i}$ B 这三种相是涂层的强化相。而 基体是 $\gamma(N_{i}$ C $_{r}$ Fe)和多种碳化物的伪共晶组织, 是涂层的韧性相^[7~9]。

图 2b为 N i60+0.3% In₂O₃ 在 2 kW 工艺条件 下的激光熔覆层显微组织,均匀细小的树枝晶规则 分布在基体中。与图 2a相比,组织明显细化,大块



图 1 熔覆层裂纹检测 Fig.1 Cracks of coated layer

的块状物不复存在。在激光熔覆 $I_{Re}O_{3}$ N i60 过程 中, 熔池中的 C_F Fe与 $I_{Re}O_{3}$ 发生作用置换出 I_{R} 一 方面 I_{R} 与 C 或 B 生成稳定的化合物析出, 形成异 质核, 增加了形核率, 起到均匀和细化晶粒的作用, 另一方面由于 I_{R} 与 B 的作用, 熔体中 B 的浓度降 低, 熔体的化学成分发生变化, 不再产生粗大的块状 相(主要是 Cr的 B 化物和 C 化物), 从而组织也得 到细化。这一点可以从 XRD 图谱上得到验证。 图 3*a*是 N i60的 XRD 图谱, 图 3*b* 是 N i60+0 3 % $I_{Re}O_{3}$ 的 XRD 图谱。两者相比较, 可以看出, N i60 中的 C r 的 B 化物和 C 化物相在加入 0 3% $I_{Re}O_{3}$ 后就消失了。

NCBS 激光熔覆层出现裂纹的主要原因是熔 覆层中大量存在的多种硬质相以及硬质相的不良分 布形态所造成的熔覆层总体高脆性难以承受熔覆过 程所产生的较大拉应力^[3]。降低其裂纹敏感性的 一个主要途径就是设法细化粗大的硬质相,改善其

(a)

在基体中的分布。加入适当比例的 In₂O₃ 后,组织 中粗大的块状硬质相得到抑制,且枝晶也得以细化。 因而降低了 N 60激光熔覆层的裂纹敏感性,抑制甚 至消除了裂纹的产生。



图 2 熔覆层显微组织 Fig. 2 Microstructure of clad layers





23 硬度分析

图 4是 N i60激光熔覆层和 N i60+0 3 % In₂O₃ 熔覆层在激光功率为 1 8 kW 条件下横截面的硬度 分布曲线,从图中可以看出,加入 In₂O₃ 比未加入 In₂O₃ 的熔覆层硬度有所降低。但硬度分布更加均 匀,熔覆层韧性提高。这可从显微组织中找到原因: 加入 In₂O₃ 后 N i60熔覆层组织中粗大的块状相消 失,且枝晶均匀细化,所以硬度有所降低且分布均 匀,韧性提高。



图 4 熔覆层横截面硬度分布 Fig. 4 Hardness distribution across baser clad bayer

24 摩擦试验

图 5是在 300N 载荷干摩擦条件下 N i60. N i60 +0.2% In₂O₃、N i60+0.3% In₂O₃和 N i60+0.4% In₂O₃各熔覆层试样 (图 5中 A、B、C、D)的摩擦磨损 失重图。与未加入 In₂O₃ (试样 A)相比,加入 In₂O₃ 后,各试样 (试样 B C和 D)的磨损失重均有不同程 度的减小,熔覆层耐磨性提高,当含量0.3% 时,效 果最好。



图 5 摩擦磨损失重 Fig 5 Wearing and bearing mass bss of specimens

图 6a b分别为试样 A 和 C 的磨损表面形貌。 从图中可以看出两者的磨损均为犁削磨损,但试样 A 的表面出现了很多剥落坑,而试样 B 则几乎没有 出现剥落坑。这主要是因为 N i60 激光熔覆层中有 粗大的针状、块状脆性相存在,在较高应力长时间作 用下,脆性相破裂而剥落。而加入适当比例 In₂O₃ 的熔覆层中由于没有粗大的脆性相,细小而均匀的 硬质相起到很好的支撑作用,不易剥落,从而具有更 好的耐磨性。



图 6 磨损表面形貌 Fig 6 Appearance of wearing surface

3 结 论

(1)在 N 60自熔性合金粉末中加入适当比例
 h₂O₃可以得到无裂纹的光滑的激光熔覆层。文中
 试验条件下, In₂O₃合适含量为 0.3%。

(2) h₂O₃能够降低 N 60激光熔覆层裂纹敏感

性的原因在于加入适当比例的 IngO3后能够抑制粗 大块状硬质相的生长,改善枝晶的分布,细化组织晶 粒,提高涂层韧性。

(3)加入适当比例 In₂O₃的 N i60熔覆层,虽然
 硬度有所降低,但硬度分布更加均匀。在文中试验
 干滑动摩擦的条件下,耐磨性比纯 N 60熔覆层提高
 1.6倍。

参考文献:

- Kathuria Y P. Some aspects of laser surface cladding in turbine in dustry[J]. Surf Coat Tech, 2009 132 (2~3): 262-269
- [2] Wu P. Zhou C Z Tang X N, et al. M icrostructural characterization and wear behavior of laser cladded nickel based and tungsten carbide composite coatings[J]. Surf Coat Tech., 2003, 166 (1): 84 88
- [3] 钟敏霖,刘文今,任家烈. N℃ IS B合金高功率激光送粉熔覆
 裂纹形成的敏感因素 [J]. 应用激光,2000 20(5):193 –
 197.
- [4] Wang K I, Zhang Q B, Sun M I, et al Rare earth elements modification of laser clad nickel based alloy coatings[J]. Applied Surface Science 2001 174(3 4): 191-200.
- [5] Chao Mingju Liang Erjun. Effect of TO₂ doping on the micro structure and the wear properties of laser clad nickel based coat ings[J]. Surf Coat Tech., 2004 179(2-3): 265-271
- [6] 梁二军,杜利平,陈长青,等. CeO₂、Y₂O₃和 MgO 对镍基碳化物金属陶瓷熔覆层裂纹及组织的影响[J].应用激光,2001,21(6):385-388
- [7] 王安安,袁 波. 激光熔敷 NiCis B合金组织与物相研究[J]. 中国激光, 1997 A 24(2): 169-173
- [8] MingQian Lin L G Chen Z D. Laser cladding of nicket based hardfacing alloys[J]. Surf Coat Tech, 1998 106 (2-3): 174 - 182.
- [9] 李 强,王富耻,雷廷权,等.激光熔覆 Ni-Cr-B-Si-C
 合金的组织极其摩擦磨损特性[J].中国有色金属学报.
 1998 8(2):201-205

作者简介: 晁明举, 男, 1964年7月出生。博士, 副教授。研究方向为激光热处理、激光熔覆技术、激光与物质的相互作用, 发表论文 30余篇。

Email chaomingju@ zzu edu. cn

of α and γ are refined sufficiently.

Keywords plasma surfacing magnetic field hard phase

Study on the temperature rising of stainless steel electrode coatingbased on uniform design methodMENG Gong ge LU Yun longZHAO M i GU Feng(Harbin University of Science and Technology Harbin 150040China). p19 – 22

Abstract 28 stainless steel electrodes were studied based on uni form design computer software 12 coating ingredients were selected as in dependent variables and each one was divided into 7 levels. The temperature rising of electrode coating is the target function, which was measured with the moccouple and X-Y recording instrument. The mathematic model was given through mathematic statistics. The influences of 12 coating materials on the temperature rising are indicated as follows ① The temperature rising decreases with increasing the content of fluorite or feldspar ②. Some coating ingredients such as muscovite ferroferric oxide white mud calcite and notile have much al influences on the temperature rising which may be positively or negatively dependent on the relative content of the ingredients.

Keywords stainless steel electrode; coating temperature rising uniform design

Effect of different temperature on strength of them oson ic bonding

IONG Zhi li HAN lei WU Yun xin ZHOU Hong quan (College of Electron echanical Engineering Central South University Changsha 410083 China). p23-26-38

Abstract This investigation is to determ ine the effect of temperature on bonding strength in pedance and power of PZT transducer in the moson ic bonding process The results show that too bw less than 60 $^{\circ}$ C or too high more than 300 $^{\circ}$ C temperature can lead to unsuccessful bonding or bw bonding strength A suitable temperature window is 200 $^{\circ}$ C to 240 $^{\circ}$ C, which can lead to about 20 g bonding strength. A s for the recommended production specification average value 5. 4 g for 25 um diameter w ine used the available bonding window is 120 $^{\circ}$ C to 360 $^{\circ}$ C. Moreover for the fixed power setting of PZT transducer the temperature change can lead to difference in actual power and impedance of PZT transducer These experiment phenomena and analyses can be used for bonding parameters match and optimization in the mosonic bonding

Keywords the rm oson ic bonding process temperature; bonding strength; in pedan ce of PZT; power of PZT

Effect of In2O3 on the properties of laser clad nickel based coatings

CHAO Ming ju YANG Kun YUAN Bia LIANG Er jun(Depart ment of Physics & Key Lab. of Material Physics of Ministry of Education of China Zhengzhou University Zhengzhou 450052 China). p27 – 30

Abstract A high quality and no crack coatings on a middle car bon steel by laser clading nickel based alloy powder with a proper addition of $\mathbf{h}_2\mathbf{O}_3$ was obtained. The microstructure of clad layers was ana lyzed. The microhardness and wearing resistance tests were also conduct ed. The results indicate that a microhardness distribution in the cross section of clad layers with In_2O_3 is much more uniform, and the coatings possess higher wearing resistance compared to that without In_2O_3 even though the microhardness reduces a little. The inprovement of properties of laser clad $In_2O_3^-$ added nicked based coatings can suppress the form a tion of big and brittle hard phases in prove the dendrites distribution refine the grains and enhance the toughness of clad layer

Keywords laser cladding crack; wearing resistance, In2 O3

M icrostructure of laser TIG hybrid welding joint of dissimilar met als of Al and Mg LIU Xu jing LIU Liming WANG Heng SONG G ang(State Key Laboratory of Material Surface Modification by Laser Ion and Electronic Beams Dalian University of Technology Dalian 116023 China). p31 – 34

Abstract TG and laser TG hybrid welding techniques have been used to study the weldability of dissin ilar alloys of A-16061 to Mg AZ31B The welded samples were analyzed by metallographic techniques using both optical and scanning microscopy in combination with a X-ray diffraction instrument. It was found that the TG welding could not make the joint of the dissin ilar alloys due to the continuous Mg and A linterme tallic compounds. But the laser TG hybrid welding in proved the weld ability because of its high welding speed and fast stir by laser and are which make the continuous intermetallic compounds on the interface of Mg and changed into dispersive form. The weld appearance of laser TIG hy brid welding is uniform.

Key word lazer TIC hybrid we kling magnesium; a lum inum; dissim ilar metal

Dynam ics of AF transformation in weld metal of microalloyed steels

YUN Shao huł², ZHANG Deqin², TAN Zhi ling³, DU Zeyu¹ (1. School of Materials Science and Engineering Tian jin University Tian jin 300072, 2. Department of Materials Science and Engineering Jiu jiang University Jiu jiang 332005; 3. Central Lon Steel Research Institute Bei jing 100081, China), p35 – 38

Abstract The starting and finishing temperature of Acicular Ferrite (AF) in weld metal of microalbyed steels for different heat input have been measured by using the thermal expanding method. The curves of transformation have also been plotted. The temperature range of AF transformation is between 668 $^{\circ}$ C and 541 $^{\circ}$ C. The $F_{c}f$ dynamics curves of AF transformation have been established based on the thermal sinula ting data and quantitative microstructure tests. The common rules of AF transformation in weld metal of microalbyed steels have been obtained by analyzing the dynamics curves.

Keywords acicular ferrite dynamics weld meta; I microalbyed steels