文章编号: 0258-7025(2010)03-0858-05

钛合金表面激光熔覆等离子体喷涂 Al₂O₃+13%TiO₂ 涂层冲蚀磨损性能

高雪松^{1,2} 黄因慧^{1,2} 田宗军^{1,2} 刘志东^{1,2} 沈理达² 王东生²

(¹南京航空航天大学江苏省精密与微细制造技术重点实验室,江苏南京 210016)

²南京航空航天大学机电学院, 江苏 南京 210016

摘要 以钛合金为基体,Al₂O₃+13%TiO₂(质量分数)为喷涂粉末,运用激光熔覆等离子体喷涂工艺制备陶瓷涂 层。采用喷砂式冲蚀试验机进行冲蚀磨损实验。采用三维视屏显微镜研究涂层磨损表面形貌。并利用 X 射线衍 射仪(XRD)对激光熔覆前后涂层的成分进行了分析。结果表明,激光熔覆过程中,陶瓷涂层成分均一致密化,使涂 层的抗冲蚀性能提高;结果也同时阐述了随着冲蚀角的增加,激光熔覆陶瓷涂层冲蚀量超过等离子体涂层的原因, 提出了陶瓷涂层冲蚀涂层的经验关联式。

关键词 激光技术;钛合金;激光熔覆;等离子体喷涂;Al₂O₃+13%TiO₂;冲蚀磨损
 中图分类号 TG156.99 文献标识码 A doi: 10.3788/CJL20103703.0858

Erosive Wear Resistance Behavior of Laser Cladding Al₂O₃ + 13%TiO₂ Coating Prepared by Plasma Spraying on Titanium Alloy Surface

Gao Xuesong^{1,2} Huang Yinhui^{1,2} Tian Zongjun^{1,2} Liu Zhidong^{1,2} Shen Lida² Wang Dongsheng²

¹ Jiangsu Key Laboratory of Precision and Micro-Manufacturing Technology, Nanjing University of Aeronautics and Astronautics, Nanjing, Jiangsu 210016, China

² College of Mechanical and Electrical Engineering, Nanjing University of Aeronautics and Astronautics, Nanjing, Jiangsu 210016, China

Abstract A ceramic coating on a matrix of titanium alloy was prepared with powdered $Al_2O_3 + 13\%$ TiO₂ (mass fraction) by using laser cladding of plasma-sprayed process. Erosive wear resistance of the ceramic coating was tested with an erosion-blasting machine. The worn surface of coating was observed through a three-dimensional video microscope. The coating's composition before and after laser cladding was analyzed by X-ray diffraction (XRD). The results show that during the course of laser cladding, the composition of ceramic coating is distributed uniformly and densely, therefore enhancing the coating's anti-erosion performance. The experimental findings explain why with erosion angle increasing, there is more weight-loss in laser cladding coating than in plasma-sprayed coating. The empirical equations of the erosion weight-loss were also obtained.

Key words laser technique; titanium alloy; laser cladding; plasma spray; Al₂O₃ + 13 % TiO₂; erosive wear

1 引 言

钛合金由于具有比强度和刚度高、耐腐蚀性能 优异、高温力学性能好的综合性能,已被广泛应用于 制造先进飞机的发动机风扇、压气机盘及叶片等。 然而由于钛合金硬度低、耐磨性能差,抗固体粒子的 冲蚀性能较低,影响了航空发动机的安全可靠性。

基金项目:国家自然科学基金(50305010)和江苏省自然科学基金重点项目(BK2004005)资助课题。

作者简介:高雪松(1983—),男,博士研究生,主要从事特种加工、激光加工技术、纳米材料加工技术以及表面改性技术等 方面的研究。E-mail:gaoxuesong_2001@163.com

导师简介:黄因慧(1945—),男,教授,博士生导师,主要从事特种加工技术、激光快速成型技术、纳米材料在机械工程的应用等方面的研究。E-mail:hyhlib@nuaa.edu.cn

收稿日期:2009-03-19; 收到修改稿日期:2009-05-20

为提高钛合金的抗冲蚀性能,在其表面涂覆耐冲蚀 性能优异的陶瓷涂层,延长发动机的使用寿命,提高 工作可靠性,已经成为行业的研究重点^[1,2]。

 $Al_2O_3 + 13\%$ TiO₂ (质量分数) 陶瓷具有硬度 高、摩擦系数低、化学稳定性好及优良的耐蚀性,已 经成功应用为等离子体喷涂涂层材料[3]。但是等离 子体喷涂层的形成过程中,不可避免地存在一些缺 点,如喷涂层的层状结构抗热冲击能力差;喷涂材料 在化学成分和晶体结构上常处于非平衡状态;界面 为机械结合,耐应变性较低;涂层内存在孔隙和空 洞,并有氧化物和夹杂等[4],从而限制了涂层性能的 提高。而激光熔覆由于具有能量密度高、材料逐点 熔凝、凝固速度快等特点,有利于控制涂层材料晶粒 的过度生长、消除涂层内部缺陷,获得良好结构陶 瓷涂层^[5]。本文采用激光熔覆等离子体喷涂方法在 TC4 钛合金表面制备了 Al₂O₃+13% TiO₂ 陶瓷涂 层,研究固体颗粒冲击对钛合金 $Al_2O_3 + 13\%$ Ti O_2 涂层抗冲蚀性能的影响,对涂层的抗冲蚀性能做出 评价。

2 实 验

2.1 实验材料

实验采用的基体材料为 TC4(Ti-6%Al-4%V) 钛合金,其规格为 ϕ 25 mm×8 mm的试件。等离子 体喷涂金属粘结层材料为北京矿冶研究总院生产的 NiCoCrAl+2%Y₂O₃,粒度为45~105 μ m,由Y₂O₃ 弥散的 NiCoCrAl 超合金粉末(KF-113A),其名义 成分(质量分数)为 Ni-20%Co-18%Cr-15%Al-2% Y₂O₃。陶瓷材料为 Inframat 公司生产的 Nanox S2613P型Al₂O₃+13%TiO₂纳米结构团聚颗粒,采 用料浆喷雾干燥法制备的球状纳米团聚粉末,其形 貌如图1所示。



图 1 陶瓷粉末扫描电镜(SEM)形貌 Fig. 1 Scanning-electron microscope (SEM) of ceramic powers

2.2 喷涂及激光熔覆工艺

试验选用美国普莱克斯公司的 3710 型等离子 体喷涂系统,SG-100 型等离子体喷枪,原料载气为 氩气,辅助气体为氦气,喷涂前对试样表面预先喷砂 处理,然后预热至100 ℃左右,喷涂距离110 mm,采 用亚音速喷涂,枪内送粉;激光熔覆设备为上海团结 普瑞玛激光设备有限公司的 SLCF-X12×25 型多功 能 CO₂ 激光加工机床。采用矩形光斑5 mm× 3 mm,加工功率为500 W,扫描速度为0.7 m/min。

2.3 冲蚀性能测试方法

用喷砂式冲蚀试验机对涂层进行冲蚀实验。试 件由专有夹具固定,该夹具可以直接调节角度 30°, 60°,90°,并分别以各个角度作为冲蚀角。样品表面 与喷嘴的距离为 150±1 mm。

实验中使用的冲蚀材料为250 μm的多角型商 用刚玉砂。喷砂速度为50 m/s,在冲蚀角为30°,60° 和90°下进行冲蚀,采用称重法测定试样的冲蚀失 重量。利用灵敏度为0.01 mg的分析天平测量失重 量。采用三维视屏显微镜观察陶瓷涂层冲蚀后的形 貌,利用 X 射线衍射仪(XRD)对激光熔覆前后涂层 的成分进行分析。

3 结果及分析

3.1 冲蚀显微形貌

图 2 为不同冲蚀角冲蚀等离子体喷涂层的显微 形貌图。从(a)~(c)可以看出,等离子体涂层冲蚀 后的涂层留下深浅不一的凹坑,这主要是由于等离 子体喷涂工艺自身的特点决定的。等离子体喷涂涂 层成疏松多孔状,等离子体喷涂过程中熔融或半熔 融状态的粒子在撞击已形成的涂层表面展平成薄片 状后,瞬间凝固形成的,片层之间为小面积粘合,在 此过程中,由于喷涂粒子的相互搭接堆积、熔融粒子 的体积收缩及喷涂时熔融粒子中的气体在涂层冷却 至室温后的析出所致^[6]。图中等离子体喷涂形成的 涂层组织疏松多孔,涂层致密度差。当砂粒以高速 冲击涂层表面时,由于冲击力的作用,涂层上的陶瓷 颗粒开始脱落,而使颗粒下方的空隙裸露,随着冲击 时间逐渐加长,涂层表面的粗糙度也逐渐增加,最终 形成如图所示的凹凸状表面。从图中可以看出,随 着冲蚀角的增大,涂层的表面凹坑深度增加,粗糙度 变大。

等离子体喷涂层经激光熔覆后的冲蚀形貌如图 3 所示,(a)~(c)分别为冲蚀角在 30°,60°和 90°激



图 2 不同角度冲蚀等离子体喷涂层的显微形貌图

Fig. 2 Surface of erosion-wear micrograph of plasma sprayed layer at impingement angle. (a) 30°; (b) 60°; (c) 90°



图 3 不同角度冲蚀激光熔覆层的显微形貌图

Fig. 3 Surface of erosion-wear micrograph of laser remelted layer at impingement angle. (a) 30°; (b) 60°; (c) 90°





Fig. 4 Erosion weight loss with impingement angle at different processes

光熔覆陶瓷涂层冲蚀后的形貌图。与图 1 相比较, 相同的冲蚀角条件下,激光熔覆陶瓷涂层表面冲蚀 后的表面明显较等离子体喷涂涂层光滑致密,表现 出良好的表面抗冲蚀能力。随着冲蚀角的增大,激 光熔覆涂层的表面粗糙度也在增大,但表面出现的 凹坑很均匀,这说明经过激光熔覆后涂层表面的成 分分布很均匀,表面性能得到了明显的提高。

3.2 不同工艺下的冲蚀性能

图 4 为两种不同工艺下陶瓷涂层冲蚀量变化的 曲线图。等离子体喷涂涂层冲蚀量随冲蚀角变化如 图 4(a)所示,随着冲蚀角的增大,涂层的冲蚀重量 明显增加,呈现出脆性材料的冲蚀特性。根据 I. Finnie等^[7]描述的冲蚀角α与冲蚀率W的数学模 型 $W = A\cos 2\alpha \cdot \sin(n\alpha) + B\sin^2 \alpha$, (1) 式中 n, A, B 为常数,第一部分为塑性项,第二部分 为脆性项,本涂层材料为典型的脆性陶瓷材料,所以 A = 0, 在冲蚀条件不变的情况下,即 B 不变,材料的 $冲蚀率取决于 <math>\alpha$ 。

结合图 4(b)激光熔覆涂层的冲蚀重量随冲蚀 角的变化,激光熔覆并没有改变脆性材料的冲蚀特性,涂层冲蚀重量仍然随着冲蚀角的增大而增大,对 冲蚀角的变化没有影响。

对比图 4(a)与图 4(b)的冲蚀重量,在冲蚀的开始阶段,激光熔覆涂层的冲蚀特性明显好于等离子体喷涂的涂层。随着时间的增加,材料的冲蚀重量也不断增加,但在冲蚀角为 90°,时间在180 s以后,

激光熔覆的冲蚀重量超过了等离子体喷涂涂层,呈现出快速增加状态;在冲蚀角为 60°,时间在大约 220 s以后,也出现了上述相同状况,而冲蚀角为 30°的条件下,激光熔覆涂层一直保持良好的抗冲蚀特性。

4 讨 论

由测试结果得出,在冲蚀角为 30°时,激光熔覆 对涂层的作用很明显,等离子体涂层在经过激光作 用后,由于激光加热和冷却速度梯度大,在激光急热 急冷的作用下,消除了等离子体喷涂涂层的层状组 织特征,使晶粒细化,陶瓷涂层在高温下熔化,重新 排布,表面变得光滑。另外,经过激光熔覆后,涂层的组分也发生了相应的变化,对等离子体喷涂试样和激光熔覆试样分别进行 X 射线衍射分析,结果如图 5 所示。可以看出,在等离子体涂层中,Al₂O₃ 主要以 α 相和 γ 相存在,与 Al₂ TiO₅ 相复合成为陶瓷涂层的主要组成成分,另外掺杂微量的 TiO,使得涂层的性能不稳定。激光熔覆后涂层的成分如图 5 (b)所示,非稳态相的 γ -Al₂O₃ 转变为了 α 相, α -Al₂O₃ 不仅性能稳定,而且硬度比 γ 相高^[8],杂质TiO 熔覆后形成了 Al₂ TiO₅, α -Al₂O₃ 与 Al₂ TiO₅ 相互相交错,涂层的组织结构更加均匀,使得涂层的抗冲蚀性能得到了提高。



图 5 Al₂O₃-13%TiO₂ 表面 X 射线衍射谱 Fig. 5 XRD pattern of Al₂O₃-13%TiO₂ surface

激光熔覆涂层在冲蚀角为 30°时冲蚀性能得到 了提高,但是同时发现,随着冲蚀角的增大,激光熔 覆涂层在冲蚀到达一定时间后,其抗冲蚀性能低于 等离子体涂层的抗冲蚀性能,主要是由于激光熔覆 涂层在经过一定时间的冲击后,产生了剥落,使其失 重量明显增加。

由于陶瓷涂层无论是等离子体喷涂或激光熔覆 都存在一定的裂纹,所以符合陶瓷 Griffith 能量平 衡理论^[9],陶瓷材料断裂的临界应力为

$$\sigma_{\rm c} = \sqrt{\frac{2E\gamma_{\rm S}}{(1-\nu^2)\,\pi c}},\tag{2}$$

式中 *E* 为涂层内储存的弹性应变能,γ_s 为陶瓷材料 单位面积的断裂表面能,*c* 为裂纹的半长,_ν 为材料 系数。

从(2)式中可知陶瓷材料在断裂时的临界应力 主要取决于 *E*,γ_s,*c* 3 个参数,等离子体涂层组织虽 然疏松多孔,但孔道细小的弥散分布在涂层内部的 空隙,可以释放一定的应力空间,缓解涂层的冲蚀 力,而且可以阻止裂纹的扩散^[10];相对于激光熔覆 涂层,当涂层在高温熔化时,由于涂层原有的孔洞结 构致密化,就会产生一定的收缩应力,使涂层的内应 力加大,涂层在经过高温骤冷的步骤后,涂层的内应 力进一步加大,激光熔覆涂层的内应力大,所以激光 熔覆涂层内储存的弹性应变能与单位面积的断裂表 面能都将小于等离子体喷涂涂层,而相反裂纹的半 长 c 大于等离子体涂层,所以在理想状态下,可以转 化为等离子体涂层的剥落临界应力将大于激光熔覆 涂层。

在冲蚀磨粒不变的条件下涂层所受的冲蚀力为 $F = ma \sin \alpha$, (3)

式中 *m* 为冲蚀磨粒质量,*a* 为磨粒冲蚀加速度,*a* 为冲蚀角。

由(3)式可知,在大量粒子冲蚀的条件下,冲蚀 磨粒质量 m 可以认为恒定,所以冲蚀力 F 随着冲蚀 角的增大而增大,当冲蚀角为 30°时,涂层所受的冲 蚀力较小,涂层只是受疲劳应力产生剥落,这时激光 熔覆涂层显示出了良好的抗疲劳冲蚀能力;而当冲 蚀角增大时(60°,90°),涂层所受的冲蚀力 F 也相应 地增大,达到了激光熔覆涂层的断裂临界应力,一定 时间后,涂层率先产生断裂剥落,冲蚀率明显增大,

光

中

抗冲蚀性能低于等离子体喷涂涂层。

综上所述,由于实验所选用的冲蚀速度及冲蚀 颗粒大,所以冲蚀力较高,在随着冲蚀角增大的过程 中,冲蚀应力超过了涂层的内应力的临界值,使涂层 剥落严重。但是在实际应用中,钛合金涂层表面在 工作环境中所受的冲蚀颗粒粒径较小,冲蚀角及速 度都在激光熔覆涂层的控制范围内^[11],所以激光熔 覆可使等离子体喷涂涂层抗冲蚀性能显著提高。

5 结 论

1) 在冲蚀试验中,随着冲蚀角的增加,两种陶 瓷涂层的冲蚀率增加,最大冲蚀角为 90°。

2)激光熔覆工艺使得等离子体喷涂层的材料 成分均一化,消除了涂层的孔洞特性,使涂层组织致 密化,涂层表面展现出了极好的抗冲蚀性能。

3)提出了陶瓷涂层冲蚀的经验关联式,只要根据工作环境,冲蚀应力不超过激光熔覆涂层最大内应力的极限值,激光熔覆涂层的抗冲蚀性能够显著提高。

参考文献

- Muthukannan Duraiselvam, Rolf Galun, Volker Wesling. Cavitation erosion resistance of Ti6Al4V laser alloyed with TiCreinforced dual phase intermetallic matrix composites [J]. Materials Science and Engineering A, 2007, 454-455;63~68
- 2 Sun Ronglu, Liu Yong, Yang Dezhuang. Microstructure and tribological properties of NiCrBSi-TiC laser clad layer on titanium alloy substrate [J]. *Chinese J. Lasers*, 2003, **30**(7): 659~662

孙荣禄,刘 勇,杨德庄. 钛合金表面激光熔覆 NiCrBSi-TiC 复合涂层的组织和摩擦磨损性能[J]. 中国激光,2003,**30**(7): 659~662

3 M. Harju, M. Järn, P. Dahlsten *et al.*. Influence of long-term aqueous exposure on surface properties of plasma sprayed oxides Al₂O₃, TiO₂ and their mixture Al₂O₃-13TiO₂ [J]. Applied Surface Science, 2008, 254(22):7272~7279

4 Yang Yunzheng, Liu Zhengyi, Zhuang Yuzhi. Influences of additive SiO₂ in plasma sprayed ceramic coatings and subsequent laser remelting [J]. *Chinese J. Lasers*, 2000, A27(10):947~ 952

杨元政,刘正义,庄育志. 添加剂 SiO₂ 在等离子喷涂陶瓷涂层 及其激光重熔中的作用研究[J]. 中国激光,2000, **A27**(10): 947~952

- 5 Wang Dongsheng, Tian Zongjun, Shen Lida *et al.*. Research development of nanostructured coatings prepared by laser cladding [J]. *Chinese J. Lasers*, 2008, **35**(11):1698~1709 王东生,田宗军,沈理达 等. 激光表面熔覆制备纳米结构涂层 的研究进展[J]. 中国激光, 2008, **35**(11):1698~1709
- 6 Z. M. Qi, A. Amadas, S. Kiyama. Evaluation of thermal shock strength of thermal sprayed coatings by laserirradiation technique [J]. Surf. Coat. Technol., 1998, 110(1):73~80
- 7 Liu Yang, Liu Ronghua, Li Shu et al.. Erosion resistant behavior of new SiC reinforced ceramic [J]. Chinese Journal of Materials Research, 2006, 20(6):657~664
 刘 阳,刘荣华,李 曙等.新型 SiC 复合陶瓷的耐冲蚀性能 [J]. 材料研究学报, 2006, 20(6):657~664
- 8 J. Wood, M. J. Alldrick, J. M. Winterbottom. Diffuse reflectance infrared Fourier transform spectroscopy (DRIFTS) study of ethyne hydrogenation on Pd/Al₂O₃ [J]. *Catalysis Today*, 2007, **128**(1-2):52~62
- 9 Tian Xinli, Wang Aibing. Theory and Technology of Engineering Ceramic Machining [M]. Beijing: National Defense Industry Press, 2006 田欣利,王爱兵. 工程陶瓷加工的理论与技术 [M]. 北京:国防 工业出版社, 2006
- 10 Chen Zhiyong. Experimental research on the preparation technology of high-temperature oxidation resistance coating on TiAl alloy surface [D]. Nanjing: Nanjing University of Aeronautics and Astronautics, 2008 陈志勇. 钛铝合金表面涂层工艺与高温抗氧化性能的试验研究 [D]. 南京:南京航空航天大学, 2008
- Pan Mu, Luo Zhiping. Erosion of materials [J]. Materials Science & Engineering, 1999, 17(3):92~96
 潘 牧,罗志平. 材料的冲蚀问题[J]. 材料科学与工程, 1999, 17(3):92~96