双激光束熔覆过程平顶辅助光束对陶瓷涂层 温度场的影响

吴东江1 褚 洋1 牛方勇1 马广义1 庄 娟2

(¹大连理工大学精密与特种加工教育部重点实验室,辽宁大连116024 2大连理工大学物理与光电工程学院,辽宁大连116024

摘要 在金属表面激光熔覆陶瓷材料过程中,过大的温度梯度产生的热应力易使熔覆层开裂。降低激光熔覆陶瓷材料过程中的温度梯度,一定程度上能够降低热应力,抑制裂纹缺陷产生。通过模拟计算 Ti6Al4V 基板上双激光束熔 覆 Al₂O₃ 涂层过程温度场的分布规律,提出采用能量均匀的平顶辅助激光束为熔覆过程提供预热缓冷的方法,通过 改变平顶辅助光束光斑大小及功率密度,研究平顶辅助光束预热缓冷对熔覆层温度分布及温度梯度大小的影响。计 算结果表明,平顶辅助激光束使熔覆过程出现明显的预热缓冷特征,能够有效降低熔覆层温度梯度。熔覆过程中 Al₂O₃ 陶瓷塑性点(1533 K)温度梯度随预热缓冷温度的升高而降低,但在预热缓冷温度升至塑性点附近温度时会引 起塑性点温度梯度回升。实际加工中预热缓冷温度越高对加工过程越有利,但应避开塑性点附近温度。

关键词 光学制造;激光熔覆;双激光束;预热缓冷;数值模拟

中图分类号 TG156.99 文献标识码 A doi: 10.3788/CJL201441.0703012

Influence of Temperature Distribution of Ceramic Coating Using Top-Hat Assistant Laser Beam in Dual-Beam Laser Cladding

 Wu Dongjiang¹ Chu Yang¹ Niu Fangyong¹ Ma Guangyi¹ Zhuang Juan²
 ¹ Key Laboratory for Precision and Non-Traditional Machining Technology of Ministry of Education, Dalian University of Technology, Dalian, Liaoning 116024, China
 ² School of Physics and Optoelectronic Engineering, Dalian University of Technology, Dalian, Liaoning 116024, China

Abstract Thermal stress caused by oversized temperature gradient in the process of laser cladding ceramic coating on metal substrate usually makes the coating cracked. Reducing the temperature gradient of the laser cladding process can reduce the thermal stress to a certain degree to suppress the generation of cracks. Through numerical simulation of temperature distribution during laser cladding $Al_2 O_3$ coating on Ti6Al4V substrate, a method of providing preheating and slow-cooling using top hat laser beam is proposed. Temperature distribution and temperature gradient of the coating with preheating and slow-cooling are discussed by changing the spot size and power density of the top hat assistant laser beam. The results show that there is a significant feature of preheating and slow-cooling during the cladding process, the top hat assistant laser beam can reduce the temperature gradient effectively. The temperature gradient of the plastic point (1533 K) of $Al_2 O_3$ reduces while the preheating and slow-cooling temperature raises. But the temperature gradient of the plastic point will rebound when the preheating and slow-cooling temperature is near the plastic point. Higher preheating and slow-cooling temperature make the cladding process better, but temperature around the plastic point should be avoided.

Key words optical fabrication; laser cladding; dual laser beam; preheating and slow-cooling; numerical simulation **OCIS codes** 000.4430; 140.3390; 350.3390

作者简介:吴东江(1964—),男,博士,教授,主要从事激光精密制造以及先进制造技术等方面的研究。

收稿日期: 2014-01-20; 收到修改稿日期: 2014-02-24

基金项目: 国家自然科学基金(51175061)、辽宁省自然科学基金(201202037)

1 引 言

陶瓷材料具有耐高温、耐磨及耐腐蚀等优越性 能,在金属零件表面制备陶瓷涂层,能够大幅度提高 金属零件的性能。激光熔覆陶瓷涂层相比于其他方 法能够形成全致密的冶金结合涂层,近年来备受关 注[1-4]。但激光熔覆陶瓷材料过程中熔覆区温度梯 度很大,导致较大的热应力易使熔覆层开裂。预热 缓冷能够有效抑制裂纹产生[5-6],国内外学者利用 数值模拟方法对此进行了较多研究。龙日升等[7]利 用 ANSYS 有限元模拟基板未预热和预热 400 ℃对 沉积成形 Ni60A 过程中热应力的影响,证明预热能 够有效降低成形过程的热应力; Jendrzejewski 等^[8] 通过数值模拟的方法计算了在 X10Cr13 钢表面上 熔覆 SF6 涂层,分析了基体预热 500 ℃和无预热情 况下的温度场和应力场,结果表明预热能够有效降 低涂层冷却过程中的应力; Alimardani 等^[9] 建立制 备 AISI 304L 薄壁件的三维有限元模型,通过分析 模拟结果证明预热可以减小成形过程的热应力。但 目前国内外学者所采用的传统预热缓冷方法难以将 预热缓冷贯穿整个熔覆过程,并且结构复杂,应用难 度较大。而双激光束熔覆技术,即在传统熔覆过程 基础上,施加一束与主要加工光斑同心、面积较大目 能量分布均匀的平顶辅助激光束对熔覆过程进行预 热缓冷,能够实现较高的预热温度,且便于控制。因 此分析平顶辅助光束对温度梯度的影响是揭示双激 光束熔覆过程预热缓冷作用机制的关键。

本文通过有限元模拟方法,利用 ANSYS 软件 建立激光熔覆 Al₂O₃ 陶瓷单道涂层的温度场有限 元模型,分别模拟计算无预热缓冷及双激光束作用 情况下的温度分布特征,通过改变平顶辅助光束光 斑大小及功率密度,研究平顶辅助光束预热缓冷对 熔覆层温度分布及温度梯度大小的影响,为双激光 束熔覆 Al₂O₃ 陶瓷提供理论依据。

2 双激光束熔覆 Al₂O₃ 陶瓷涂层有限 元模型

根据激光熔覆实际物理过程,为简化计算,作如 下基本假设:1)材料各向同性;2)忽略熔池流动对 温度场的影响;3)激光束的能量均为均匀分布。根 据实验所得单道涂层尺寸建立模型。实验采用 JK 1002型 Nd:YAG 固体激光器,加工光束为多模 连续激光,在高纯 Ar 环境中进行单道熔覆实验。 工艺参数为:激光功率 250 W,扫描速度 300 mm/min,光斑直径1 mm。以文献[10]中经过 准确性验证的模型为基础模型,在基础模型上增加 辅助热源得到双激光束熔覆 Al₂O₃ 陶瓷涂层有限 元模型。由于相比基础模型,双激光束熔覆 Al₂O₃ 陶 瓷涂层有限元模型仅增加了功率密度较加工热源 低得多的辅助热源,故认为双激光束熔覆 Al₂O₃ 陶 瓷涂层有限元模型也具有较高准确性。

考虑到实际的单道熔覆过程沿激光扫描中心线 对称,因此利用 ANSYS 软件沿激光扫描中心线对称 的一半进行建模,模型采用 8 节点 SOLID 70 单元类 型。基板为 Ti6Al4V 板,尺寸为 23 mm×10 mm× 4 mm。单道熔覆层为弧形 Al₂O₃ 涂层,长 15 mm,宽 0.5 mm,弧顶高度 0.35 mm。平顶辅助光束光斑为 能量分布均匀的正方形光斑,双激光束的扫描速度均 为 300 mm/min。以此模型计算在双激光束熔覆过程 中,使用不同功率密度及不同光斑大小的辅助光束时 熔覆层温度场分布规律。由于平顶辅助光束的光斑 和功率过小均不利于预热缓冷,故以 8 mm×8 mm 为 基础光斑大小,计算功率分别为 500、600、700、800 W 情况下的功率密度(7.8×10⁶、9.4×10⁶、1.1×10⁷、 1.3×10⁷ W/m²),以上述4种功率密度为基础,增大 平顶辅助光斑大小计算温度场分布。计算过程中为 使熔池最高温度保持稳定,适当调整了加工光束功 率。具体计算参数如表1所示。

表 1 平顶轴	甫助光束	预热缓冷	温度场记	十算参数
---------	------	------	------	------

Table 1 Calculation parameters of temperature field with top hat assistant beam preheating and slow-cooling

Parameter	Value				
Power density of assistant beam $/(W/m^2)$	7.8×10^{6}	9.4 $\times 10^{6}$	1.1×10^{7}	1.3×10^{7}	
	8×8	8×8	8×8	8×8	
Start size of excitatent house /mars ²	10×10	10×10	10×10	10×10	
Spot size of assistant beam / mm	12×12	12×12	12×12	12×12	
	14×14	14×14	14×14	14×14	
Power of beam for cladding /W	240	230	230	220	

3 温度场模拟结果及讨论

3.1 特征截面及节点的选择

为了深入分析熔覆过程中熔覆层的温度场信息, 选取单道涂层中间位置垂直于激光束扫描方向的横 截面作为特征平面(如图1所示),该截面在不同预热 缓冷条件下均完整经历了预热、加工、缓冷过程,能够 完整体现熔覆过程温度场变化。截面内共有14个节 点,Y轴下方为Ti6Al4V基体,Y轴上方为Al₂O₃涂 层。其中355、730、656、5804个节点为Ti6Al4V材 料属性,其余节点为Al₂O₃陶瓷材料属性。





1533 K为 Al₂O₃ 陶瓷在冷却过程中的脆性-塑 性转变点,即塑性点。Al₂O₃ 在温度高于 1533 K 时,能够发生一定塑性变形,不易产生裂纹;温度低 于 1533 K时,转变为脆性材料,较大应力会使熔覆 层产生裂纹^[11],因此降低 Al₂O₃ 陶瓷塑性点温度梯 度对抑制熔覆层开裂意义重大。图 2 为冷却阶段截 面内各节点温度梯度随温度变化曲线。





由图 2 可见, Al₂O₃ 涂层冷却至塑性点时,涂层 中 163 和 919 节点温度梯度较大,说明涂层边缘靠 近基板的位置在冷却过程中温度梯度较大,更容易 产生裂纹。因此以 163 和 919 节点作为特征节点进 行讨论。

3.2 平顶辅助激光束预热缓冷对熔覆过程温度的 影响

图 3 为无预热缓冷和平顶辅助激光束预热缓冷 (光斑大小 8 mm×8 mm,功率密度 1.3× 10⁷ W/m²)两种情况下,熔覆到涂层一半长度 7.5 mm时(1.44 s),模型的温度场分布特征,图 3 (b)中虚线框为平顶辅助光束的作用范围。由图 3 可明显看出,平顶辅助激光束作用后,高温区域面积 增大,熔覆过程出现了明显的预热缓冷特征。



图 3 1.44 s 模型上表面温度场分布。(a) 无预热缓冷;(b) 平顶辅助光束预热缓冷 Fig. 3 Temperature distributions of the model top surface at 1.44 s with (a) No preheating and slow-cooling; (b) preheating and slow-cooling with top hat assistant beam

定义预热缓冷过程结束(平顶辅助光束完全扫 过节点)时刻,节点对应的温度为预热缓冷温度。不 同的预热缓冷温度会影响熔覆过程的温度场。平顶 辅助激光束预热缓冷过程中,预热缓冷温度受平顶 辅助光束功率密度和光斑大小的影响。图4所示为 163节点在无预热缓冷及不同预热缓冷条件下的温 度变化曲线,其中 A、B、C、D 为不同预热缓冷光斑 大小下 163 节点的预热缓冷温度。从图4可见,平 顶辅助光束预热缓冷能够达到较高的预热缓冷温 度,增大平顶辅助光束的功率密度使预热缓冷温度 不断升高;增大平顶辅助光束的光斑大小不仅使预 热缓冷的温度升高,还能延长熔覆层保持较高温度 的时间,具有一定保温作用。在预热缓冷过程结束 时,节点温度出现突变,冷却速度在短时间内加快。 可见预热缓冷光斑扫过后会引起温度场变化。



功率密度分别为(a) 7.8×10⁶ W/m²; (b) 9.4×10⁶ W/m²; (c) 1.1×10⁷ W/m²; 图 4 (d) 1.3×10⁷ W/m² 时,平顶辅助光束光斑大小对 163 节点温度的影响 Fig. 4 Effect of top hat assistant beam spot size on the temperature of node 163 with power density of

(a) $7.8 \times 10^6 \text{ W/m}^2$; (b) $9.4 \times 10^6 \text{ W/m}^2$; (c) $1.1 \times 10^7 \text{ W/m}^2$; (d) $1.3 \times 10^7 \text{ W/m}^2$, respectively

3.3 平顶辅助激光束预热缓冷对熔覆过程温度梯 度的影响

平顶辅助激光束预热缓冷引起熔覆过程温度场 变化会导致熔覆过程中温度梯度发生变化。温度梯 度大小会影响熔覆层热应力大小。图 5 为 163 和 919 节点在无预热缓冷及不同功率密度的平顶辅助激光 束预热缓冷(光斑大小 8 mm×8 mm)情况下,冷却过 程中温度梯度随温度变化曲线。从图 5 可以看出,经 过平顶辅助光束预热缓冷,节点同一温度对应的温度 梯度有明显下降,可见利用平顶辅助光束预热缓冷, 能够有效降低熔覆过程的温度梯度,并且随着平顶辅 助光束的功率密度增大,预热缓冷温度升高,节点温 度梯度不断降低。预热缓冷后节点温度梯度呈现先 下降,再回升最后缓慢平稳下降的过程。



图 5 163 和 919 节点温度梯度随温度变化。(a) 163 节点;(b) 919 节点

Fig. 5 Node 163 and 919's temperature gradient varies with temperature. (a) Node 163; (b) node 919 平顶辅助光束预热缓冷是一种局部预热缓冷方 法,如前分析,节点温度在预热缓冷过程结束时会出 现突变,冷却速度在短时间内加快。这会造成在预 热缓冷光斑照射内的节点与刚刚被预热缓冷光斑扫 过的节点间的温差增大,使该位置的温度梯度增大。 故会出现图 5 所示的温度梯度回升现象。由于冷却 过程中存在温度梯度回升的现象,故节点塑性点的 温度梯度并不随预热缓冷温度的升高单调下降。图 6 所示为不同的预热缓冷条件下,163 和 919 节点塑

性点温度梯度的变化规律。对比图 4、图 6 可知,当 预热缓冷温度较低时,随着预热缓冷温度的升高,节 点塑性点处的温度梯度不断下降,如图 6(a)、(b)所 示;当节点的预热缓冷温度升至塑性点附近且十分 接近塑性点时,节点塑性点处的温度梯度出现回升, 如图 6(c)、(d)所示;随着预热缓冷温度的继续升 高,节点塑性点处的温度梯度再次出现下降,如图 6 (d)所示。可见,利用平顶辅助光束预热缓冷熔覆 Al₂O₃陶瓷涂层过程中,预热缓冷的温度越高,对加



图 6 功率密度分别为(a) 7.8×10⁶ W/m²; (b) 9.4×10⁶ W/m²; (c) 1.1×10⁷ W/m²; (d) 1.3×10⁷ W/m² 时, 163、919 节点塑性点温度梯度随光斑大小变化

Fig. 6 Node 163 and 919's temperature gradient at plastic point varies with spot size with power density of (a) $7.8 \times 10^6 \text{ W/m}^2$; $9.4 \times 10^6 \text{ W/m}^2$; (c) $1.1 \times 10^7 \text{ W/m}^2$; (d) $1.3 \times 10^7 \text{ W/m}^2$, respectively

工过程越有利,但应避开塑性点附近温度。

4 结 论

为了降低激光熔覆过程中涂层的温度梯度,提 出双激光束熔覆技术。利用 ANSYS 软件建立了 Ti6Al4V 基板上激光熔覆 Al₂O₃ 陶瓷单道涂层的 模型,计算双激光束熔覆过程温度场分布规律,得到 以下结论:

1)陶瓷涂层冷却过程中,在垂直于激光扫描方向的截面内,熔覆层边缘靠近基板的位置温度梯度较大。双激光束熔覆技术能获得较高的预热缓冷温度,可以有效降低冷却过程中熔覆层温度梯度,但在预热缓冷过程结束后节点温度梯度会出现小幅回升;

2)在双激光束熔覆过程中,平顶辅助光束功率 密度的增大使预热缓冷的温度升高;平顶辅助光束 光斑大小的增大使预热缓冷温度升高,保温作用加 强。预热缓冷的温度越高,冷却过程中节点塑性点 的温度梯度越小,但在预热缓冷温度升至塑性点附 近时,会使节点塑性点的温度梯度回升。在实际加 工过程中,预热缓冷温度越高,对加工过程越有利, 但应避开塑性点温度。

参考文献

1 I Shishkovsky, I Yadroitsev, Ph Bertrand, *et al.*. Aluminazirconium ceramics synthesis by selective laser sintering/melting [J]. Applied Surface Science, 2007, 254(4): 966-970.

2 Liu Haiqing, Liu Xiubo, Meng Xiangjun, et al.. Crack formation mechanism and controlling methods of laser clad ceramic matrix composite coatings on metal substrate [J]. Materials Review, 2013, 27(11): 60-63.

刘海青,刘秀波,孟祥军,等.金属基体激光熔覆陶瓷基复合涂 层的裂纹成因及控制方法[J].材料导报,2013,27(11):60-63.

3 Lin Yinghua, Chen Zhiyong, Li Yuehua, et al.. Microstructure and hardness characteristic of in-situ synthesized TiB coating by laser cladding on TC4 titanium alloy [J]. Infrared and Laser Engineering, 2012, 41(10): 2694-2698.

林英华,陈志勇,李月华,等. TC4 钛合金表面激光熔覆原位制 备 TiB 陶瓷涂层的微观组织特征与硬度特性[J]. 红外与激光外 程,2012,41(10):2694-2698.

- 4 Gao Xuesong, Tian Zongjun, Shen Lida, et al.. Study on Al₂O₃-13%TiO₂ coatings prepared by laser cladding and thermal shock resistance[J]. Chinese J Lasers, 2012, 39(2): 203006. 高雪松,田宗军,沈理达,等.激光熔覆 Al₂O₃-13%TiO₂ 陶瓷涂 层制备及其抗热震性能[J]. 中国激光, 2012, 39(2): 203006.
- 5 Wang Hongyu, Zuo Dunwen, Lu Yingyan, *et al.*. Originate mechanism and prevent process of substrate cracks in laser cladding MCrAIY coatings on nickel-based super alloy [J]. J Aeronautical Materials, 2008, 28(6): 57-60.

王宏宇, 左敦稳, 陆英艳, 等. 镍基合金激光熔覆 MCrAIY 涂层 基体裂纹的成因与控制[J]. 航空材料学报, 2008, 28(6): 57-60.

6 Zhou Shengfeng, Zeng Xiaoyan, Hu Qianwu. Realization of laser cladding and crack-free ceramic-metal composite coatings[J]. J Applied Optics, 2008, 29(1): 76-80. 周圣丰,曾晓雁, 胡乾午. 金属陶瓷复合涂层的激光熔覆与无裂

纹的实现[J]. 应用光学, 2008, 29(1): 76-80.

7 Long Risheng, Liu Weijun, Xing Fei, *et al.*. Effects of substrate preheating on thermal stress during laser metal deposition shaping [J]. Journal of Mechanical Engineering, 2009, 45(10): 241-247.

龙日升,刘伟军,邢 飞,等. 基板预热对激光金属沉积成形过 程热应力的影响[J]. 机械工程学报,2009,45(10):241-247.

- 8 R Jendrzejewski, G Sliwinski, M Krawczuk, *et al.*. Temperature and stress fields induced during laser cladding[J]. Computers and Structures, 2004, 82(7): 653-658.
- 9 M Alimardani, E Toyserkani, J P Huissoon. A 3D dynamic numerical approach for temperature and thermal stress distributions in multilayer laser solid freeform fabrication process [J]. Optics and Laser in Engineering, 2007, 45(12): 1115-1130.
- 10 Wu Dongjiang, Wu Nan, Yang Ce, *et al.*. Numerical simulation of the preheating effect on temperature gradient in laser cladding Al₂O₃ ceramic[J]. Rare Metal Materials and Engineering, 2013, 42(10): 2039-2042.
 吴东江,吴 楠,杨 策,等. 预热对 Al₂O₃ 陶瓷激光熔覆层温 度梯度影响的模拟[J]. 稀有金属材料与工程, 2013, 42(10): 2039-2042.
- 11 Zhou Yu. Ceramic Materials[M]. Beijing: Science Press, 2004.周 玉.陶瓷材料学[M].北京:科学出版社, 2004.

栏目编辑:韩 峰