文章编号: 1001-3806(2005)02-0201-04

大气气氛下 Ti表面激光氮化及其温度场的计算

杨玉玲,孙凤久,张 多

(东北大学 理学院,沈阳 110004)

摘要:利用大气气氛下激光氮化方法,采用 CW CO₂激光作为辐射源,同时通以与激光束同轴的激活态氮束流,对 工业纯钛进行氮化处理。并利用 X 射线衍射方法 (XRD)对样品进行测试分析。结果表明,当激光功率密度不小于 6.5×10⁵W•m⁻²、扫描速度不大于 600mm•m⁻¹时,在大气气氛下可实现钛表面的氮化处理,且氮化处理后,钛的表 面硬度可提高 3倍左右。采用半无限大模型对氮化过程中的温度分布进行了数学模拟,并推导出了温度分布方程。由 此方程出发,计算出了钛表面实现激光氮化时所需限制的最大扫描速度为 600mm•m⁻¹,并与实验结果进行了比较,结 果发现,用该模型计算出的扫描速度的阈值与实验结果基本吻合。

关键词: 激光氮化; 温度场; XRD分析; 半无限大模型 中图分类号: TG 156 99 文献标识码: A

Laser nitridation technics and the mathematical simulation of laser temperature field on the surface of T i in atmospheric ambient

YANG Yu-ling, SUN Feng-jiu, ZHANG Duo

(College of Science, Northeastern University, Shenyang 110004, China)

Abstract The pure titan im was nitrided by laser nitriding method in amospheric ambient with the radiation of CW CO₂ laser. The activated nitrogen beam was introduced into them elting produge therwith the laser beam. The samples were tested with X-may diffraction(XRD) method. The results show that the mechanism on the surface of titanium can be realized by choosing proper laser parameters, including laser power density, scanning speed and pre-heated treatment to nitrogen gas. The minimum power density is 6.5×10^{5} W · cm⁻² and the maximum scanning speed is 600mm · min⁻¹. The distribution of temperature field during the nitriding process is simulated with semirinfinity model. From this model, the theoretical threshold of scanning speed is deduced to be 600mm · min⁻¹. This value is near to the experimental result.

Keywords laser nitriding temperature hert, XRD; sem i infinity model

引 言

金属钛和钛合金,由于其高强度低密度和优良的 抗化学腐蚀的性能,而被大量用作航空航天材料。但 由于其表面耐磨性差,使其应用范围极大地受到了限 制。因此,进行钛和钛合金的表面改型,提高其表面耐 磨性和表面硬度,是相当重要的。由于氮化物是一种 具有高硬度、耐磨蚀的难熔金属化合物,且具有良好的 稳定性,因此,将其用作钛和钛合金的保护层能大大提 高其表面硬度,有效延长使用寿命^[1]。除此而外,由 于氮化钛还具有良好的化学稳定性、独特的颜色等特 点,使其在半导体的扩散阻挡层,装饰行业等均有广泛 的应用^[2]。因此,关于氮化钛薄膜的制备也引起了国 内外广泛关注。WALKER^[3]和 LU^[4]分别研究了在钛 及其合金表面激光氮化的可能性。国内外近年来采用 离子束增强沉积(ED)^[5,6]、等离子氮化(PN)^[7-9]等 方法在钛及钛合金表面形成氮化钛薄膜以改善其表面 性能。但这些方法都有其不足之处,如涂层厚度薄、与 基体结合度低、涂层易于剥落等。尤其在某些场合只 需在零部件特定部位进行局部氮化时,这些方法便显 得无能为力了。

随着激光表面合金化技术的发展,激光氮化方法 因其具有工艺简单、容易控制、和基底结合牢固以及易 于实现局部氮化等特点,从而成为制备氮化钛的新方 法。目前,国内外在这方面的工作有利用高功率连续 激光辐照的^[1]0],也有利用脉冲激光的^[1]]。作者采用 500W 连续 CO₂激光在大气气氛下对钛合金表面进行 辐射,同时通以与激光束同轴的激活态的氮束流,通过 控制激光工艺参数以实现钛合金表面的氮化。并利用 半无限大模型对激光温度场进行了数学模拟,推导出

基金项目: 国家自然科学基金资助项目 (59974010, 50174020)

作者简介:杨玉玲(1973-),女,博士,讲师,主要从事材料 表面改性及纳米材料的研制工作。

E-mail yyll 973@ 163 com 收稿日期: 2004-03-17;收到修改稿日期: 2004-06-28

了激光温度场的方程,并由此方程计算出了钛表面实 现氮化的扫描速度的理论阈值。

1 实验方法

首先以大气气氛下激光氮化方法对工业纯钛 (TAI)表面进行氮化处理。以工业纯 N_2 (体积分数为 99.8%)为反应气体。先对氮气进行 200℃预热处理, 然后通入光路系统,在 CW CO₂激光作用下,部分氮分 子被激活,然后,氮束流与激光束同轴且同时辐射到清 洗干净的样品表面。激光功率密度选为 6 5×10⁵W・ m^{-2} ,扫描速度控制在 600mm /m in之内即可样品表面 的氮化。对部分试样进行了 X射线衍射 (XRD)分析, X射线衍射仪为日本理学 D/MAX-RB型。

2 实验结果与讨论

21 激光氮化结果

表 1为激光氮化工艺参数。对应的各样品 XRD 衍射图如图 1所示。

Table 1 Parameters of la	asern itriding process
--------------------------	------------------------

sample No	laser power den sity /(10^5 W • cm ⁻²)	scanning speed /(mm• m in ⁻¹)	re su lt
1	5 3	400	no nitrides
2	6 5	500	n itrides
3	6 5	600	n itrides
4	7.8	700	no nitrides





由表 1中数据和图 1的结果可知,激光功率密度 和扫描速度是影响激光氮化效果的主要因素。当功率 密度小于 6 5×10⁵W·m⁻²时,氮化很难实现。即便 功率密度足够高,而扫描速度太快时,也无法实现有效 氮化。这是因为激光在本过程中起两方面作用。一是 作为热源对基底样品进行加热以形成激光熔池。因固 态金属原子很难与氮结合,因此,激光功率密度必须足 以使钛合金表面温度 T达到: $T_m < T < T_s$ 其中 T_m 是 钛合金表面熔化温度, T_s 是汽化温度。另一方面,激 光在与基底作用之前,首先是对氮气流进行辐射以将 部分氮原子激活成活态氮原子。所谓激活,即氮分子 吸收激光能量后,氮原子之间的三键被打开,氮分子被 分解成活态氮原子的过程。但分子能否被激活在于激 光与氮束流相互作用的时间是否大于激活 1m ol氮分 子所需要的时间。

氮分子的激活能 $Q = 76 21 \text{ kJ} \cdot \text{mol}^{1[12]}$ 。激活 lmol氮分子所需要的时间可定义为:

$$t = Q \mathcal{M} \tag{1}$$

式中, Q 为氮分子激活能, W 为激光功率, 且 W = PS(P)为功率密度, S 为光斑面积)。在氮化过程中, 激光束 与氮束流之间的相互作用时间 t可定义为:

$$t' = V h_{\rm N} \tag{2}$$

式中, V 为光束与气流束通过的腔体体积, 且 $V = \pi R^2 L = 20 \times 0 \ 3^2 \times \pi = 5 \ 66 \text{ cm}^3$ (其中 R 为激光束斑直径, L为氮气与激光束通过的腔体长度), v_N 为氮气流速, 实验中取 0. 06 m³ · s⁻¹。代入(2)式得 t = 94.3 s

为了能使更多的氮分子激活, *t*应满足: *t* \leq *t*, 即 *Q PS* \leq 94 3, 所以, *P* \geq 94 38, 代入数据得: *P* \geq 76210/(94 3×0 02²× π) = 6 4×10⁵W• cm⁻²。

从这里可看出,只有功率密度大于 6.4×10^5 W• m⁻²时,才有可能使更多的氮分子被缉获。这与实验 值 6.5×10^5 W• m⁻²是相吻合的。

2 2 激光氮化温度场的模拟计算

在激光氮化过程中,由于激光与材料表面相互作 用的时间很短,材料内部温度不受表面条件变化的影 响,表面温度的变化过程可视为瞬态热传导过程处理。 对瞬态过程,可将材料抽象成半无限大物体的理想化 模型处理^[13]。

初始温度均匀分布为 T_0 的半无限大物体在时间 T> 0时刻, 其边界 x = 0表面受到强度为 q(r)的热流 密度的突然加热, 引进过余温度 $T(x, \tau) = T(x, \tau) T_0$ 式中, r为材料表面某点距离激光作用中心的距 离, 有: $q(r) = A \cdot q(\tau) \exp(r^2/0 \ 15^2)$ (3) 式中, $A \approx 2 \ 273 \times 10^{-4}$ 为一常数, $q(\tau)$ 为 T时刻激光 束的热流密度, 对于高斯光束而言, 热流密度 $q(\tau)$ 不 随时间而变, 且可表示成 $q(\tau) = P_0 t/\pi R^2$, 其中 P_0 为 激光等效功率密度, R 为激光束斑半径, t为激光束与 材料相互作用时间, 且与扫描速度 v_s 之间有如下关 系, 即 $t=D/v_s, D$ 为光斑直径, 将上述各式代入(3)式 可得热流密度与扫描速度之间的关系式:

 $q(r) = (AP_0 D / \pi R^2 v_s) \cdot \exp(-r^2 / 0 15^2)$ (4) 热传导方程及其边界条件可表示为:

$\frac{\partial^2 T}{\partial x^2} - \frac{1}{a_1} \cdot \frac{\partial T}{\partial t} = 0$	$(0 < x < \infty, \tau > 0)$	(5)
$-\lambda_{t} \cdot \frac{\partial T}{\partial x} = q(\tau)$	$(x = 0 \ \tau > 0)$	(6)
$T(x, \tau) = 0$	$(x \ge 0, \tau = 0)$	(7)

 $\lim_{x \to \infty} T(x, \tau) = 0 \quad (\tau > 0) \tag{8}$

对(5)式和(6)式实施对时间 T的 Laplace变换,代入 初始条件并求解得:

 $\overline{T}(x, p) = C_1 \cdot \exp(-x \cdot \sqrt{p/a_1}) + C_2 \cdot \exp(x \cdot \sqrt{p/a_1})$ (9) 式中, C_b , C_2 为常数, 且由边界条件可求得, $C_1 = \frac{\overline{q}(p)}{\lambda_1} \cdot \sqrt{\frac{a_1}{p}}, C_2 = 0, p$ 为 Laplace 变换算符。代入

(9)式并对其实施 Laplace 逆变换, 同时应用卷积定理, 可得任意时刻半无限大物体内瞬态温度场分布表达式为:

$$T(x, \tau, \tau) = \frac{1}{\lambda_{t}} \int_{0}^{\tau} q(\tau - \tau') \cdot \sqrt{\frac{a_{t}}{\pi \tau}} \exp\left(\frac{-x^{2}}{4a_{t}\tau}\right) d\tau' (10)$$

这里, 热流密度不随时间变化, 即 $q(\tau) = q(r)$, 因此, 对上式化简并进行分布积分得:

$$T(x, r, \tau) = \frac{2q(r)}{\lambda_{t}} \cdot \sqrt{\frac{a_{t}\tau}{\pi}} \cdot \exp\left(\frac{-x^{2}}{4a_{t}\tau}\right) - \frac{q(r)x}{\lambda_{t}} \times \exp\left(\frac{x}{2a_{t}\tau}\right)$$

$$\left(11\right)$$

将 (4)式及 τ= *D h*_s 代入上式并整理, 得温度场与扫描速度之间的关系式为:

$$T(x, r, v) = P_0 \cdot \exp\left[-\frac{r^2}{0.15^2}\right] \times \left[Bv_s^{-3/2} \cdot \exp\left[-\frac{x^2 v_s}{4a_s D}\right] - Cx \cdot \operatorname{erfe}\left[\frac{x v_s}{2D \sqrt{a_s}}\right]\right] \quad (12)$$

式中, *B*, *C* 为与材料的热导率和热扩散系数有关的常数, 且有 $B = \frac{2D^{3/2} \sqrt{a_1}}{\lambda_1 R^2 \pi^{3/2}}, C = \frac{D}{\pi R^2 \lambda_1}$ (其中, *D* 为束斑直径, λ_1 为热扩散系数, a_1 为材料热导率)。由(12)式可得出激光光斑 *r*= 0处的温度场分布的数学表达式为:

$$T(x, 0, v_s) = P_0 \left[B v_s^{-3/2} \cdot \exp \left(-\frac{x^2}{4a_s D} \right) - Cx \cdot \operatorname{erf} \left(\frac{x v_s}{2 D \sqrt{a_s}} \right) \right]$$
(13)

对上式进行泰勒展开,并将互余误差函数的表达式代入,同时考虑到热穿透深度 x较小,可将各展开式中的 高次项忽略掉,即可得出温度场分布的一般表达式为:

$$T(x, 0, v_s) = P_0 B v_s^{-3/2} - P_0 \times \left[\frac{1}{4a_t D} - C + (a_t \pi)^{-1/2} v_s D^{-1}\right] x^2$$
(14)

若只考虑表面处 (即 x = 0) 温度场分布, 则上式可简化 为: $T(0, 0, v_s) = P_0 B v_s^{-3/2}$ (15) 据此式可作出 7 文 系曲线如图 2所示。



Fig 2 Temprature distribution curve when scanning on the surface of Ti

由上图可看出, Ti表面光斑中心处温度随扫描速 度增大而下降。由前面分析知, 当温度低于 Ti的熔点 温度 T_m 时, 表面基本不能形成激光熔池, 因此很难实 现氮化。故扫描速度也相应存在一理论阈值 v_l。只有 在 v_s < v_t范围内, 才能满足 T > T_m, 从而在 Ti表面充分 形成熔池, 有利于氮化反应的进行。

2 3 T i表面激光氮化温度场及氮化过程中扫描速度 的理论计算

在 T i表面激光氮化过程中, 温度场中各参数^[14] 如下: $\lambda_t = 0 \ 207W \cdot m^{-1}, a_t = 0 \ 062 \text{ cm}^2 \cdot \text{ s}^{-1}, D = 0 \ 03 \text{ cm},$ 将各数据代入 (12)式并化简整理得 T i表面 光斑中心处温度表达式为:

$$T(0, 0, v_s) = 10P_0 \cdot v_s^{-3/2}$$
(16)

在激光氮化过程中,激光的等效功率 $P_0 = 300$ W。欲 形成激光熔池,实现氮化, T(0, 0, v)至少应达到钛的 熔点 1948K。即: $T(0, 0, v_s) \ge 1948$,代入(15)式并求 解得 $v_s \le 800$ mm• m in⁻¹。

但在实验中发现, 当 $v_s > 600$ mm•m in⁻¹时, 已基本无氮化现象。这是因为在实际氮化过程中, 若扫描速度过快, 虽然理论上可形成激光熔池, 但氮与基底作

用时间过短,来不及发生氮化就被移到另一作用点。 因此,理论结果与实验值之间存在一些偏差。

3 结 论

(1)激光功率密度和扫描速度是决定 Ti表面能否 实现氮化的主要因素。当激光功率密度小于 6.5× 10⁵W• cm⁻²,扫描速度不超过 600mm• m in⁻¹时,可实 现大气气氛下 T i表面的激光氮化。(2)氮化物中以 T N 为主,还有少量 T i₂N。(3)根据温度场模型计算出 的激光氮化扫描速度理论阈值与实验值基本吻合。

参考文献

- [1] 汪洪海,郑启光,陶星之 *et al* 大功率 CO₂ 激光原位直接反应合成 TN/T i复合材料的研究 [J].复合材料学报,1999,16(1):111~116
- BOWDEN E P, TABOR D. The friction and lubrication of solids [M].
 London: Oxford U niversity Press, 1986–399.
- [3] WALLKER A. Laser melting treatment form et al surface [J]. Su f Err gng 1985, 1(1): 23 ~ 27.
- [4] LIU JL. Laser gas alloying of titanium alloy [J]. Surf Coat Technol. 1993, 57 (2): 191~ 195.

- [5] XU D, ZHANG Z, LIU X et al In provement of oxidation resistance of TAlby ion-beam-enhanced deposition coatings [J]. SurfCoatTechrr ol, 1994, 66: 486~492.
- [7] GREDIC I, LATANORIC M, MUNZ W D. Plasma nitriding of T i and T A l coatings [J]. Surf Coat Technol. 1993 61: 338~ 343
- [8] THOM ANN A L, SICARD E, BOUIMER-LEBORGNE C et al. Surface nitriding of titanium and aluminium by laser-induced plasma [J]. Surf CoatTechnol 1997, 97: 448~ 452
- [9] WU JD, WU C Z, ZHONG X X et al Surface nitridation of transiton m etab by pubed laser imadiation in gaseous nitrogen [J]. Surf Coat Technol 1997, 96 330~ 336.
- [10] KREUTZ E W, KROSCH E M, SUNG H et al R eactive T N depositon on alloys using laser radiation [J]. Surf Coat Technol, 1992, 53: 57.
- [11] 吴嘉达,吴凌晖,宋宙模 et al 钛的 ns脉冲激光氮化 [J].中国激光, 1994, A21(9): 753~757.
- [12] 胡光立, 谢希文. 钢的热处理(原理与工艺)[M]. 西安: 西安工 业大学出版社, 1993 252
- [13] 关振中. 激光加工工艺手册 [M]. 北京: 中国计量出版社, 1998 238
- [14] 王家金. 激光加工技术 [M]. 北京: 中国计量出版社, 1992 110

(上接第 144页)

完善,按照这些冲击点冲击,能够得到满足尺寸要求的 成形件。

3 结束语

为了获得激光冲击轨迹数据,在对 STL模型进行 分层处理前,即读入 STL文件时,可以利用 OpenGL来 生成真实图形,在分层处理求交后,还可以利用它来显 示切片图形,这样可以更直接观察程序执行的结果。 另外,要获得满意的成形件,如果选择的工艺参数不理 想,可能两轮冲击也达不到要求。所以,在进行实际冲击成形前,一定要选择合适的激光参数,并根据加工对象的尺寸要求,进行合理的轨迹规划,如冲击点的疏密程度等,就能得到较理想的成形件尺寸。

参考文献

- [1] 邵健升.材料的激光冲击处理及其发展 [J]. 光电子技术与信息, 1997, 10(4): 19~21.
- [2] 胡德洲.快速成型中 STL和 STEP模型中分层处理技术研究[D].西安:西安交通大学,1999.10~16
- [3] 周建忠, 张永康, 杨继昌 et al. 基于激光冲击波的板材塑性成形新 技术 [J]. 中国机械工程, 2002, 13 (22): 1938~1940.