文章编号: 0258-7025(2008)07-1068-05

AM50 镁合金激光冲击强化实验研究

张永康1 陈菊芳1,2* 许仁军1

(1江苏大学机械工程学院,江苏镇江 212013;²江苏技术师范学院机械工程学院,江苏常州 213001)

摘要为了研究激光冲击强化对镁合金性能的影响,采用钕玻璃脉冲激光(波长1054 nm,脉冲宽度23 ns)对 AM50 镁合金试样表面进行冲击强化处理,并对其表面形貌、微观组织、显微硬度、残余应力进行实验测试与分析。结果 表明,在激光功率密度为3.1 GW/cm²的强脉冲激光作用下,试样表面留下光亮致密的微凹坑,凹坑深约27 μm;表 层材料发生高应变速率的塑性变形,材料内产生大量位错与孪晶,强化层深度约0.8 nm;冲击区的显微硬度明显 增加,表层材料的显微硬度比基体约提高 58%;冲击区表面存在残余压应力,数值高达-146 MPa。实验结果表明, 激光冲击镁合金的强化效果明显。

关键词 激光技术;激光冲击强化;镁合金;强化效果 中图分类号 TN 249;TG 156.99 **文献标识码** A doi: 10.3788/CJL20083507.1068

Experimental Research of Laser Shock Strengthening AM50 Magnesium Alloy

Zhang Yongkang¹ Chen Jufang^{1,2} Xu Renjun¹

¹School of Mechanical Engineering, Jiangsu University, Zhenjiang, Jiangsu 212013, China

²School of Mechanical Engineering, Jiangsu Teachers University of Technology, Changzhou, Jiangsu 213001, China

Abstract In order to study the effect of laser shock processing (LSP) on the properties of magnesium alloy, an AM50 magnesium alloy sample was processed with Nd:glass laser with the wavelength of 1054 nm and pulse width of 23 ns, and its surface figure, microstructure, micro-hardness and residual stress were examined and analyzed. The experimental results show that a bright dense shallow dent forms in the laser shocked area with laser power density of 3.1 GW/cm², and the dent depth is about 27 μ m. Ultrahigh strain rate plastic deformation takes place in the surface layer and results in extensive formation of dislocations and twins, and the depth of strengthening layer is about 0.8 mm. Laser shock processing improves hardness and residual stress of AM50 magnesium alloy significantly, surface micro-hardness increases by up to 58% and the compressive residual stress on the surface of laser shocked area reaches up to -146 MPa. The experiment results show that the effect of laser shock evidently strengthens the magnesium alloy.

Key words laser technique; laser shock strengthening; magnesium alloy; strengthening effects

1 引 言

镁合金是目前工业应用最轻的金属结构材料之一,密度仅为1.74~1.85 g/cm^{3[1,2]}。随着航空和汽车工业的迅速发展,对通过降低产品的自重以降低能源消耗和减少污染提出了更迫切的要求,给镁合金的发展带来巨大契机。近年来,镁合金在航空工业、汽车工业的应用日益广泛^[1~3]。疲劳是各种工程构件在服役期间的主要失效形式之一,镁合金结

构件也不例外,随着镁合金的应用范围越来越广,对 如何提高镁合金结构件的疲劳强度,延长其服役寿 命,受到人们的普遍关注。激光冲击处理(LSP)技 术是利用功率密度为吉瓦每平方厘米量级、脉冲宽 度为纳秒量级的强激光束辐照材料表面产生的冲击 波来提高金属材料的强度、硬度、耐磨性和耐应力腐 蚀性能,特别是能有效改善金属材料的抗疲劳断裂 的性能^[4,5]。激光诱导的冲击波持续时间极短(仅

E-mail:ykzhang@ujs.edu.cn

收稿日期:2007-08-30; 收到修改稿日期:2007-11-27

基金项目:国家自然科学基金(50735001,50675089)和江苏技术师范学院基础基金(KYY06105)资助项目。

作者简介:张永康(1963—),男,江苏人,教授,博士生导师,主要从事激光先进制造与检测技术方面的研究。

^{*} 通信联系人。E-mail:jfchen@jstu.edu.cn 或 jfchen1031@sina.com

几十纳秒),材料变形小,适合处理成品零件,特别是 能有效处理具有应力集中的局部区域^[5]。开展激光 冲击强化技术研究,对提高关键结构件的使用寿命 和可靠性具有现实意义。目前,激光冲击铝合金、钢 材、钛合金等的研究较多^[4~6],而激光冲击镁合金性 能的研究未见报道。本文采用钕玻璃脉冲激光器对 工业中广泛使用的 AM50 镁合金进行冲击处理,并 对工艺参数,冲击区的表面形貌、微观组织、显微硬 度、残余应力进行研究与探讨。

2 实验材料及方法

实验采用工业中广泛使用的 AM50 镁合金,其 具体化学成分如表 1 所示。试样的基体组织由基相 α Mg 和沿晶界析出的少量 β Mg₁₇ Al₁₂ 相组成,如图 1 所示。

表1 AM50 镁合金的化学成分(质量分数,%)

Table 1 Composition of AM50 magnesium alloy

(mass fraction, %)

Al	Mn	Cu	Fe	Si	Mg
4.83	0.32	0.001	0.001	0.003	Bal
				-	
	4	100	C. T.	AL	
	-	- An	the lat	1.1	
	-0/0	5	all start		

图 1 AM50 镁合金的基体组织

Fig. 1 Microstructure of the AM50 magnesium alloy

100 um

试样用线切割法加工成尺寸为50 mm×50 mm ×6 mm的试块,试样表面用 100~800[#] SiC 砂纸逐 级打磨、乙醇清洗、冷风吹干后,在其表面涂覆一层 约50 μm厚的黑漆涂料。激光冲击实验装置如图 2 所示,实验采用钕玻璃脉冲激光,激光波长 1054 nm,脉冲宽度23 ns。为增强对激光能量的吸收 同时保护试样表面不被高能激光灼伤,采用黑漆作 为能量吸收牺牲涂层;为增强激光在材料表面产生 的冲击波压力,延长冲击波的作用时间,采用对激光 透明的水作约束层,水流厚约3 mm。

激光冲击处理后,采用乙醇清洗去除试样表面 残留的黑漆;采用 VEECO NT1100 非接触光学轮 廓仪测试激光冲击后的表面微观变形量;用线切割 法将试样沿横截面切开,将截面磨平、抛光后,用体





积分数为 5%的冰乙酸蒸馏水溶液浸蚀,采用 XJL-02 立式金相显微镜观察、拍摄金相组织;采用 HV-1000 型显微硬度计测试冲击区横截面由表及里的 显微硬度分布,加载 100 g,保荷时间 10 s,每隔 50 μ m测试 3 次,取其算术平均值;利用 X-350A 型 X 射线应力仪测试表面残余应力,管电压22 kV,管 电流6 mA,钻靶 K_{α} 特征辐射,准直管直径 $\phi =$ 2 mm,阶梯扫描步进角 0.1°,时间常数 1 s,侧倾角 Ψ 分别取 0°,15°,25°和 35°,应力测试晶面为(122), 应力常数 K = -129 MPa/(°),扫描起始及终止角 分别为 137°和 133°。

3 工艺参数的优化

激光功率密度、涂层及约束层厚度的选择对于 激光冲击强化效果有着直接的影响,激光冲击处理 前有必要对这些工艺参数进行优化。

3.1 激光功率密度

激光冲击处理是利用激光辐照材料表面诱导的 强冲击波,使材料表层发生塑性变形,从而使材料的 性能得以提高^[4,5]。可见,要达到强化材料的目的, 必须使激光诱导的冲击波压力大于材料的屈服强 度。一般材料随着应变速率的增加,屈服强度亦增 加,在激光冲击过程中材料的应变速率高达10⁷ s⁻¹ 以上^[7],属于强动载荷。实验测得 AM50 镁合金的 静态屈服强度为125 MPa^[1],鉴于材料在强动载作 用下的动态屈服强度一般约为其静态屈服强度的 2 ~4 倍^[8],可设定 AM50 镁合金的动态屈服强度为 375 MPa。激光光斑尺寸有限,激光冲击引起的材料 变形,可视为局部材料在其周边为刚性约束条件下 的塑性变形,激光冲击应力波近似按一维应变平面 波方式传播^[8],一维应变问题中的材料动态屈服强 度 $\sigma_{\rm H}$ 可表示为^[5,8]

$$\sigma_{\rm H} = \frac{1-\nu}{1-2\nu} \sigma_{\rm Y}^{\rm dyn}, \qquad (1)$$

式中 ν 为材料的泊松比,对镁合金 $\nu = 0.3^{[8]}, \sigma_Y^{dyn} \approx$ 375 MPa,为材料一维应力时的动态屈服强度。将 ν, σ_Y^{dyn} 代入(1)式,得 $\sigma_H = 656$ MPa。

激光诱导的冲击波压力 $P \, \epsilon_{\sigma_{\rm H}} \, j \, 2_{\sigma_{\rm H}} \, 2_{\rm old}$, 塑性变形随压力增加呈线性增加;压力 $P \, \lambda \, 2_{\sigma_{\rm H}}$ 时, 塑性变形达到饱和;压力 $P \, \chi$ 于 2.5 $_{\sigma_{\rm H}}$ 时,表面释放 波聚焦并从冲击边界放大,使残余应力场发生改 变^[9],冲击波压力 P的最佳范围为 $2_{\sigma_{\rm H}} \leq P \leq$ 2.5 $_{\sigma_{\rm H}}^{[9]}$,对 AM50 镁合金为

1. 31 GPa
$$\leq P \leq 1.64$$
 GPa. (2)

对强激光冲击靶材所产生的冲击波压力的估算,许多学者已进行了较为深入的研究^[10],为提高激光冲击波峰压而广泛采用的透明约束层模式, Fabbro 等^[11]建立了激光冲击波传播的一维模型, 并对靶材表面的冲击波峰值压力进行了估算

$$P = 0.01 \sqrt{\frac{\alpha}{2\alpha + 3}} \sqrt{Z} \sqrt{I_0}, \qquad (3)$$

式中 α 为内能转化为热能的系数, $\alpha = 0.1$; I_0 为入射激光功率密度;Z为靶材与水约束层的合成冲击波声阻抗,定义为^[11]

$$\frac{2}{Z} = \frac{1}{Z_{\text{target}}} + \frac{1}{Z_{\text{water}}},$$
(4)

对靶材镁合金和约束层水,其声阻抗分别为[8,12]

$$\begin{cases} Z_{\text{target}} = 0.946 \times 10^{6} \text{ g} \cdot \text{cm}^{-2} \cdot \text{s}^{-1} \\ Z_{\text{max}} = 0.165 \times 10^{6} \text{ g} \cdot \text{cm}^{-2} \cdot \text{s}^{-1} \end{cases}, \quad (5)$$

联立(2)~(5)式可得激光功率密度的最佳范围为: 2.0 GW/cm² $\leq I_0 \leq 3.1$ GW/cm²。激光的脉冲宽 度恒定,为23 ns,激光功率密度可通过改变脉冲能 量和光斑直径进行调整。实验采用优化后的参数, 脉冲能量14 J,光斑直径5 mm,平均激光功率密度 为3.1 GW/cm²。

3.2 涂层与约束层厚度

目前国内外使用的涂层、约束层的种类较 多^[13~15],从经济、便于清理等角度考虑,实验选择了 目前广泛使用的黑漆涂层与水约束层。涂层与约束 层厚度,对冲击效果有着不可忽视的影响。涂层的 理想厚度 z 为^[13]

$$z = \frac{AI_0\tau}{\rho[L + c(T_b - T_0)]},\tag{6}$$

式中A, τ分别为涂层对激光的吸收系数和激光脉冲 宽度, ρ, L, c, T_b分别为涂层的密度、气化热、比热容 和气化温度, T₀为环境温度。由(6)式可见, 若涂层 太薄, 涂层不能吸收掉足够的激光能量以至激光直 接灼烧工件而使金属表面产生有害的热损伤, 但如 果涂层太厚,则过剩的涂层会衰减传向靶的冲击波 强度,降低强化效果^[15]。文献[14]对约束层进行了 理论分析,随着约束层厚度的增加,冲击波的作用时 间延长,强化效果提高,但由于约束层对激光并不完 全透明,随着约束层厚度的增加,透过约束层的激光 能量减少,反而降低了强化效果。对波长为 1054 nm,脉冲宽度为23 ns的钕玻璃激光,当激光功 率密度约为3 GW/cm²,进行单次冲击时,较优的黑 漆涂层厚度为50 μm,水流厚度为3 mm。

4 实验结果与分析

4.1 表面形貌

单次激光冲击后,在试样表面激光冲击区留下 了光亮致密的微凹坑,如图 3 所示。激光冲击后的 表面没有灼伤痕迹,激光冲击对试样表面的热影响 很小,主要是机械力的作用,属于冷工艺。采用 VEECO NT1100 非接触光学轮廓仪对激光冲击后 的微凹坑进行测试,结果如图 4 所示。激光冲击留 下的微凹坑深度约为27 μm,表明表层材料发生了 塑性变形,由于激光诱导的冲击波作用时间很短,仅



图 3 单次激光冲击后的试样表面形貌 Fig. 3 Photograph of sample surface after LSP



Fig. 4 Depth of the dent after LSP

为几十纳秒,因此材料的应变速率很高,可达 10⁷ s⁻¹ 以上^[7]。进一步观察可见,凹坑表面由于受 冲击波的强烈压研作用而变得高低不平,但表面变 得更加光亮,这表明激光冲击可以保持甚至提高材 料表面的微观光洁度。

4.2 微观组织

图 5 为激光冲击处理后横截面的金相组织,由 图可见,激光冲击后表层材料的原始晶界清晰完整, 进一步说明激光冲击对材料表面的热影响很小。与 基体的金相组织(如图 1 所示)相比,发现经过激光 冲击后,晶粒内部出现大量孪晶。原因是金属表层 承受激光诱导的强冲击应力波作用时经历了激烈的 塑性变形过程。镁合金属于密排六方晶体结构,对 称性低,滑移系数少,塑性变形能力较差,其塑性变 形依赖于位错滑移和孪生的协调作用^[16]。激光冲 击后的镁合金,孪晶穿越,位错密度提高,导致更多 晶界形成,使得晶粒细化,材料的强度、硬度提高。



图 5 激光冲击区组织 Fig. 5 Microstructure of laser shocked zone

4.3 显微硬度

激光诱导的冲击波压力很高,引起表层材料产 生高应变速率的塑性变形,材料内产生高密度的位 错和孪晶,引起材料强度、硬度提高。激光冲击区横 截面的显微硬度分布如图 6 所示,表层的显微硬度 较高,硬度值约为63 HV,而基体的显微硬度约为





laser shocked zone

40 HV,显微硬度值约提高了 58%,随着到表面距 离的增加,显微硬度值逐渐接近基体。

应力波在材料内传播时,其峰值压力随传播距 离的增加成指数规律衰减^[17],当应力波峰值压力低 于材料的 σ_H 后,材料不再发生塑性变形。因此,激 光诱导的强冲击应力波使金属表面下一定深度范围 内的材料得到强化。激光诱导的冲击应力波在传播 过程中,在靶表面时应力波较强,对材料的强化效果 较强,随着应力波向材料内部传播距离的增加,强度 逐渐衰减,对材料的强化效果也逐渐减弱。因此,表 层材料的硬度较高,随着到表面距离的增加,材料的 显微硬度值逐渐减小。

激光冲击作用下的塑性变形层深度 D 可按下 式估算^[9]

$$D = \frac{C_{\rm e}C_{\rm P}t}{C_{\rm e} - C_{\rm P}} \left(\frac{P - \sigma_{\rm H}}{2\sigma_{\rm H}}\right),\tag{7}$$

式中 C_{e} , C_{p} 分别为弹性波和塑性波在靶材中的传播 速度, 镁合金 $C_{e} = 5.74 \times 10^{6}$ mm/s, $C_{p} = 4.44 \times 10^{6}$ mm/s^[8], t 为冲击波作用时间,由于激光 脉冲宽度为23 ns,约束层能将冲击波作用时间展宽 至脉冲宽度的 2~3 倍^[18],因此 $t \approx 57$ ns。将 C_{e} , C_{p} , t,P, σ_{H} 代入(7) 式,得塑性变形层深度 $D \approx$ 0.84 mm,这与横截面上的显微硬度的测试结果基 本一致(如图 6 所示)。理论计算与实验测试结果均 显示,材料的强化层深度约为0.8 mm。

4.4 残余应力

激光诱导的强冲击波使工件表层材料产生塑性 变形,表层材料被压扁,离开平衡位置的质点无法回 到原先位置,同时塑性层阻挡了已发生弹性变形层 的恢复,材料内部保持局部封锁住的应力作用,即残 余应力。激光冲击处理后,用 X 射线应力仪测试激 光冲击区内外的表面残余应力,结果在激光冲击区 表面,残余应力值为一145.9 MPa(误差为 ±18.2 MPa),而在远离激光冲击区的表面,其残余 应力值为一3.5 MPa(误差为±12.7 MPa)。可见, 激光冲击处理使冲击区表层产生残余压应力,表面 残余压应力值高达一146 MPa。材料表面的残余压 应力可以平衡材料使用过程中的拉应力,从而延缓 疲劳裂纹的产生和扩展,能有效提高材料的抗疲劳 寿命^[4,5]。

5 结 论

采用钕玻璃脉冲激光冲击处理 AM50 镁合金 较优的工艺参数为激光功率密度3.1 GW/cm²,黑

漆涂层厚约50 μm,流水约束层厚约3 mm,实验结 果表明,在该工艺参数下既获得了较好的冲击强化 效果,又保护了材料表面不被高能激光灼伤;激光冲 击处理 AM50 镁合金,使其显微硬度和残余应力有 显著提高,材料表层的显微硬度约比基体高 58%, 材料表面残余压应力值高达-146 MPa,强化层深 度约0.8 mm,强化效果十分明显。

参考文献

 Zhang Jin, Zhang Zonghe. Magnesium Alloys and the Application[M]. Beijing: Chemical Industry Press, 2004. 1~ 307

张 津,章宗和. 镁合金及应用[M]. 北京:化学工业出版社, 2004. 1~307

- 2 A. Tharumarajah, P. Koltun. Is there an environmental advantage of using magnesium components for light-weighting cars? [J]. Journal of Cleaner Production, 2007, 15(11):1007 ~1013
- 3 B. L. Mordike, T. Ebert. Magnesium properties-applicationspotential [J]. Materials Science and Engineering A, 2001, 302 (1):37~45
- 4 Y. K. Zhang, C. L. Hu, L. Cai *et al.*. Mechanism of improvement on fatigue life of metal by laser-excited shock waves [J]. *Appl. Phys. A*, 2001, 72(1):113~116
- 5 Charles S. Montross, Tao Wei, Lin Ye et al.. Laser shock processing and its effects on microstructure and properties of metal alloys: a review [J]. International J. Fatigue, 2002, 24 (10):1021~1036
- 6 Zhang Yongkang, Zhang Xingquan, Zhou Jianzhong et al.. Deformation of aluminum alloy LY12CZ plate by laser shot peening [J]. Chinese J. Lasers, 2006, 33(10):1417~1421 张永康,张兴权,周建忠等. LY12CZ 铝合金激光喷丸变形[J]. 中国激光, 2006, 33(10):1417~1421
- 7 J. Z. Zhou, J. C. Yang, Y. K. Zhang et al.. A Study on super-speed forming of metal sheet by laser shock waves [J]. Journal of Materials Processing Technology, 2002, 129(1): 241~244
- 8 Zhou Nan, Qiao Dengjiang. Materials Dynamics under Pulse Beam Radiation [M]. Beijing: National Defense Industry Press, 2002. 1~159

周 南,乔登江.脉冲束辐照材料动力学[M].北京:国防工业 出版社,2002.1~159

9 P. Peyre, R. Fabbro, P. Merrien *et al.*. Laser shock processing of aluminium alloys. Application to high cycle

fatigue behaviour [J]. Materials Science and Engineering A , 1996, $\mathbf{210}(1)$; 102~113

- 10 Thord Thorslund, Franz-Josef Kahlen, Aravinda Kar. Temperatures, pressures and stresses during laser shock processing [J]. Optics and Lasers in Engineering, 2003, 39 (1):51~71
- 11 R. Fabbro, J. Fournier, P. Ballard *et al.*. Physical study of laser-produced plasma in confined geometry [J]. J. Appl. Phys., 1990, 68(2):775~784
- 12 Zhang Yongkang, Gao Li, Yang Chaojun. Theoretical analysis and experiment on deformation of TA2 sheet under laser shock [J]. Chinese J. Lasers, 2006, 33(9):1282~1287
 张永康,高 立,杨超君.激光冲击 TA2 板料变形的理论分析 和实验研究[J]. 中国激光, 2006,33(9):1282~1287
- 13 Ren Xudong, Zhang Yongkang, Zhou Jianzhong et al.. Thickness optimizing of surface coating for laser shock processing [J]. Heat Treatment of Metals, 2006, 31(7):61~ 64 任期去 改变臣国庭的任

任旭东,张永康,周建忠 等. 激光冲击加工表面涂层厚度的优选[J]. 金属热处理,2006,**31**(7):61~64

- 14 Gu Yongyu, Zhang Yongkang, Zhang Xingquan *et al.*. Theoretical study on the influence of the overlay on the pressure of laser shock wave in photo mechanics [J]. *Acta Physica Sinica*, 2006, **55**(11):5885~5891 顾永玉,张永康,张兴权 等. 约束层对激光驱动冲击波压力影 响机理的理论研究[J]. 物理学报, 2006, **55**(11):5885~5891
- Liu Shiwei, Guo Dahao, Wang Shengbo et al.. Effects of experimental parameters on LSP [J]. Chinese J. Lasers, 2000, A27(10):937~940 刘世伟,郭大浩,王声波等. 实验参数对激光冲击强化效果的 影响[J]. 中国激光, 2000, A27(10):937~940
- 16 Xia Weijun, Yang Chunhua, Huang Changqing *et al.*. Influence of deformation and rate on twins of cast AM60 during compression test [J]. *Materials for Mechanical Engineering*, 2006, **30**(8):13~15 夏伟军,杨春花,黄长清等.变形量和变形速率对 AM60 铸锭 压缩过程中孪晶的影响[J]. 机械工程材料,2006,**30**(8):13~ 15
- Hong Xi, Wang Shengbo, Guo Dahao et al.. Research on the attenuation property of the laser induced shock wave propagating in aluminum [J]. Chinese Journal of Quantum Electronics, 1998, 15(5):474~478
 洪 晰,王声波,郭大浩等.激光冲击波在铝靶中衰减特性的研究[J]. 量子电子学报, 1998, 15(5):474~478
- 18 Xin Hong, Shengbo Wang, Dahao Guo et al.. Confining medium and absorptive overlay: their effects on a laser-induced shock wave [J]. Optics and Lasers in Engineering, 1998, 29 (6):447~455