40CrNiMoA 钢表面激光淬火后的组织和性能

杨振,樊湘芳¹*,邱长军¹,李勇²,柳宁² ¹南华大学机械工程学院,湖南 衡阳 421001; ²衡阳中钢衡重设备有限公司,湖南 衡阳 421002

摘要 采用光纤激光器对卷取机卷筒主轴常用的 40CrNiMoA 钢进行了激光淬火实验,采用金相显微镜观察试样 表面的显微组织,采用维氏硬度计测试相变硬化层的显微硬度,采用立式万能摩擦磨损试验机评估试样的摩擦磨 损性能,采用体视显微镜观察试样截面的宏观组织及磨损形貌,采用电化学工作站测试试样的耐蚀性能。结果表 明:40CrNiMoA 钢经激光淬火后,表面会出现一层相变硬化层,其显微组织主要为细小的马氏体、少量的残留奥氏 体以及部分弥散的碳化物;硬化层深度约为 200 μm,硬度值可达 638.3~711.2 HV,约为基体的 2.6~2.8 倍;平均 摩擦因数为 0.506,与基体相比下降了 42.5%,磨损量为 1.3 mg,仅为基体的 36.1%,其主要磨损机制为磨粒磨损; 腐蚀电位为一0.497 V,自腐蚀电流密度为 2.16789×10⁻⁹ A/cm²,与基体相比,腐蚀电位略有提高,而自腐蚀电流 密度有所降低,耐腐蚀性能得到了较大提升。

关键词 激光技术;激光淬火;40CrNiMoA钢;显微组织;摩擦磨损;耐蚀性能 中图分类号 TG456.7;TG142.1 **文献标志码** A

doi: 10.3788/LOP57.011405

Microstructure and Properties of 40CrNiMoA Steel Surface After Laser Quenching

Yang Zhen¹, Fan Xiangfang^{1*}, Qiu Changjun¹, Li Yong², Liu Ning²

¹ College of Mechanical Engineering, University of South China, Hengyang, Hunan 421001, China; ² Hengyang Sino-Steel Hengzhong Equipment Co., Ltd., Hengyang, Hunan 421002, China

Abstract In this study, a laser-quenching experiment is conducted on the 40CrNiMoA steel base material of a reel spindle using a fiber laser. Further, the microstructure of sample surface is observed using a metallographic microscope, the microhardness of the phase-transformation hardening zone is evaluated using a Vickers hardness tester, and the friction and wear properties of the sample are evaluated using a vertical universal friction-and-wear tester. The macroscopic structure of the sample cross-section and morphology after wear are observed using a stereo microscope, and the corrosion resistance of the sample is verified using an electrochemical workstation. The results denote that after laser quenching of the 40CrNiMoA steel, a phase-transformation hardening zone can be observed on the surface with a microstructure that is mainly characterized by fine martensite, a small amount of retained austenite, and partially dispersed carbides. The hardened layer exhibits a depth of approximately 200 μ m, and the hardness can become 638.3–711.2 HV, which is approximately 2.6–2.8 times that of the substrate. The average friction coefficient is 0.506, which is 42.5% lower than that of the substrate. The amount of wear is 1.3 mg, which is only 36.1% of that of the substrate. Herein, the abrasive wear is observed to be the main wear mechanism. Furthermore, the corrosion voltage is -0.497 V, which is slightly higher than that of the substrate, while the self-corrosion current density is 2.16789×10^{-9} A/cm², which is lower than that of the substrate. The corrosion resistance is considerably improved.

Key words laser technique; laser quenching; 40CrNiMoA steel; microstructure; friction and wear; corrosion resistance

OCIS codes 140.3390; 160.3900; 350.3390

收稿日期: 2019-05-10; 修回日期: 2019-07-02; 录用日期: 2019-07-15

基金项目: 衡阳市科学技术发展计划项目(2018KJ170)

* E-mail: hefanyibang@163.com

1 引 言

40CrNiMoA 钢具有韧性好、强度高、淬透性好 以及热稳定性良好等优点,在航空航天、汽车、冶金 和大型齿圈等领域得到了广泛应用,主要被用于制 造高负荷的轴类零件和承受冲击载荷的构件[1-4],如 涡轮发动机的涡轮轴、大型客机的起落架、卷取机卷 筒主轴及航空用大型齿圈等[4-5]。这些零部件长期 承受冲击、摩擦、腐蚀、交变载荷等作用,服役环境恶 劣,对材料表面性能的要求较高,因此,必须对其表 面进行强化处理。对于 40CrNiMoA 钢,常见的表 面强化处理手段有渗氮、渗碳淬火和喷丸等[6-7],但 经讨这些传统工艺处理后的材料有时仍存在着表面 硬化层厚度、组织分布不均匀,硬度梯度不均匀以及 局部热影响区较大等缺陷^[8]。与传统的淬火工艺相 比,激光淬火在提高材料性能、优化材料组织方面更 具优越性[9]。激光淬火又称激光相变硬化,是一种 在材料表面快速加热、冷却的自激淬火技术,可使材 料表面需要强化部位的温度很快达到奥氏体化温 度,随后以 10⁴~10⁶℃/s 的快速冷却,从而使得组 织转变为细小的马氏体,获得理想的淬火组织^[10-12]。 激光淬火具有淬硬层硬度高、工艺周期短、加热轨迹 易于控制以及易于实现自动化等优点;此外,激光淬 火过程中恒定的功率和扫描速率保证了相变硬化层 的均匀性^[13-14]。

光纤激光器具有结构紧凑、转换效率高、光束质 量好、热管理方便等优点,在工业、国防等领域具有 广阔的应用前景^[15]。鉴于此,本文采用光纤激光器 对冶金关键装备零部件——热轧地下卷取机卷筒主 轴常用材料 40CrNiMoA 钢的表面进行淬火处理, 分析该钢激光淬火后的组织和性能,以期为冶金企 业降低生产成本、延长零部件的使用寿命提供实验 方法和依据。

2 实 验

2.1 实验材料与制备

实验基体为 40CrNiMoA 钢,其化学成分如表 1 所示。

表 1 40CrNiMoA 钢的化学成分

Table 1 Chemical compositions of 40CrNiMoA steel

Type of element	С	Mn	Si	Cr	Ni	Mo	Fe
Standard mass fraction / $\%$	0.37-0.44	0.50-0.80	0.17-0.37	0.60-0.90	1.25-1.65	0.15-0.25	margin
Detection mass fraction / $\%$	0.41	0.70	0.28	0.70	1.38	0.16	margin

采用粗砂纸打磨基体的待处理表面,然后将基体放入丙酮溶液中用 KQ-500E 型超声波清洗仪清洗,以达到去除基体表面氧化物和油污的目的。采用 RFL-C3300 型光纤激光器进行激光淬火实验,实验参数如下:激光功率 P = 1600 W,扫描速度 v = 20 mm/s,光斑尺寸为 12 mm×2 mm,单道扫描。 采用线切割加工法将基体沿垂直于激光扫描方向切割成 14 mm×8 mm×6 mm 的试块,利用 XQ-2B 镶嵌机镶样,试样采用砂纸逐级打磨后,再用金相砂 纸逐级精磨,然后用 PG-2A 抛光机抛光,最后用浓 盐酸(HCl)和浓硝酸(HNO₁)按体积比为 3:1 组成的混合物腐蚀 10 s 左右,制成金相试样。

2.2 实验方法与检测

利用 XJG-05 型金相显微镜观察试样表面的显 微组织;利用 JSZ6D 型体视显微镜观察试样的横截 面形貌及磨损后的形貌;利用 HVS-1000AV 显微硬 度仪检测相变硬化层的硬度,在其横截面上由表及 里方向每隔 0.1 mm 打一个硬度测试点,加载载荷 为 1.96 N,保压时间为 10 s,同一深度处测量 3 个 点,取平均值作为最终的硬度值;利用 MMW-1B 立 式万能摩擦磨损试验机进行室温干滑动磨损测试, 对磨材料为 GCr13 钢,实验载荷为 15 N,转盘转速 为 50 r/min,磨损时间为 20 min;利用 BS210S 电子 天平(精度 0.1 mg)称量试样磨损前后的质量;利用 CS300 型电化学工作站对试样进行电化学腐蚀测 试,参比电极为饱和甘汞电极,辅助电极为铂电极, 腐蚀环境为 pH=7 的 NaCl 溶液(NaCl 的质量分数 为 3.5%),采样频率为 10 Hz,扫描速度 5 mV/s。

3 实验结果与分析

3.1 激光淬火的组织形貌

图 1 为激光淬火后试样横截面的宏观形貌图。 观察后可知,40CrNiMoA 钢淬火后由表及里依次可 分为相变硬化层、热影响区和基体。

图 2 所示为基体和激光淬火后相变硬化层表面 的微观组织图。由图 2(a)可知,原始基体表面的显 微组织主要为铁素体和不均匀的珠光体。观察 图 2(b)可知,相变硬化层主要由大量细小的马氏 体、少量残留的奥氏体以及部分弥散的碳化物组成。 与基体相比,硬化层的组织更加细小、致密,产生这













Fig. 2 Microstructures of substrate surface and phase-transformation hardening zone after laser-quenching.

(a) Substrate; (b) phase-transformation hardening zone

种现象的原因是:高能量激光束作用于 40CrNiMoA 钢基体时,材料表面温度急剧升高,温度超过相变点 后,钢的原始组织转变为大量奥氏体;此外,由于钢 的过热度极大,导致相变驱动力较大[16],从而使得 奥氏体形核数量剧增。在快速加热条件下,奥氏体 区域的碳含量分布不均匀,使得奥氏体中含碳量相 似的微观区域的尺寸减小,各微区的 M。点(马氏体 开始形成温度)差异明显增大,从而对激光相变硬化 马氏体切变量产生限制,使得马氏体晶体在相当高 的约束条件下形成,最终导致马氏体晶体难以生长 而细化。当激光束加热结束后,钢的冷却速度极快, 大部分奥氏体晶粒还未来得及长大就转变成了马氏 体。与此同时,组织中弥散的碳化物对奥氏体晶粒的 成形起到了抑制作用,使得奥氏体晶粒逐步细化,细 化的奥氏体在马氏体相变的作用下,也转变成细小的 马氏体组织,同样也会导致马氏体晶粒难以长大,从 而使材料产生晶粒细化现象。大量细小的马氏体和 碳化物是造成淬火组织硬度较高的主要原因。

3.2 显微硬度

图 3 为试样的显微硬度分布图。由图 3 可见: 试样经激光淬火后,表面的相变硬化层深度约为 200 μm,淬火层硬度为 638.3~711.2 HV,表层最大 硬度值可达基体的 2.8 倍左右;随着测试点至表面 距离的增加,硬度呈急剧下降的趋势,并最终与基体 本身的硬度持平。

材料硬度与晶粒尺寸的关系符合 Hall-Perch 公式^[17]:

$$H = H_0 + K d_{hkl}^{-\frac{1}{2}}, \qquad (1)$$

式中:*d*_{hkl}为晶粒直径;*H*。和*K*为常数。可以看出, 材料的硬度随晶粒尺寸的变小而增大。当激光束聚 集在试样表面时,近表层组织的温度超过*A*_{C3}(*A*_{C3}为 铁素体转变为奥氏体的温度),淬火时的大冷速使近 表层组织转变为细小的马氏体,从而得到完全淬火的 相变硬化层,其组织最为细小致密,所以表现出了最 高的显微硬度;热影响区组织被加热到*A*_{C1}和*A*_{C3}之 间(*A*_{C1}为开始形成奥氏体的温度),淬火后转变为马 氏体和铁素体,还有部分残余奥氏体,属于未完全淬 火的硬化层,其硬度相比近表层略有降低;远离表面 的基体温度低于*A*_{C1},原始组织并未发生转化,所以 硬度表现为基体本身的硬度,无明显变化。

3.3 摩擦磨损性能

图 4 所示是在同样的摩擦条件下 40CrNiMoA 钢基体和淬火后试样的摩擦因数曲线。可以直观地 看出,激光淬火试样的瞬时摩擦因数下降明显,这是







由于试样表面的硬度远高于基体,摩擦时塑性变形 程度较小,摩擦性能得到了改善,减摩效果显著。结 合表 2 中的数据可知,激光淬火试样的平均摩擦因 数相比基体试样下降了 42.5%,且磨损量仅为基体 的 36.1%,摩擦磨损性能较好。

表 2 试样的磨损量和平均摩擦因数

 Table 2
 Loss of weight and average friction

 coefficient of sample

T ()	Loss of	Average friction		
Type of sample	weight /mg	coefficient		
Substrate	3.6	0.880		
Quenched-sample	1.3	0.506		

图 5 为基体和激光淬火试样摩擦磨损后的表面 形貌图。观察图 5(a)可以发现,基体表面出现了很 深的磨痕,对磨件对基体产生了很强的犁削作用,所 以基体表面呈现出了较深的犁沟形貌,并伴有脱落 现象发生,其主要的磨损机制为剥落磨损和黏着磨 损。由图 5(b)可以看出,激光淬火试样表面相对较 为平整,划痕较浅,表面嵌有磨粒,发生磨粒磨损。 由此可见,40CrNiMoA 钢经激光淬火后可以有效地 提高其耐磨性,降低磨损量,黏着现象得以抑制。这 是因为,基体表面的硬度较低,当对磨件端面的微小



图 5 表面磨损形貌。(a)基体;(b)激光淬火试样 Fig. 5 Morphologies of surface after wear. (a) Substrate; (b) laser-quenched sample

凸起嵌入基体时,基体自身发生塑性流动而被犁削 出一道道较深的犁沟;而经激光辐照后, 40CrNiMoA钢表面形成的显微组织主要是细小的 马氏体晶粒,比原始组织更加致密、均匀,大大增加 了材料表面的硬度,进而提高其耐磨性。

3.4 耐腐蚀性能

图 6 为两种试样的电化学腐蚀极化曲线。由 图 6可见:基体试样的腐蚀电位为-0.682 V,自腐 蚀电流密度为 1.32554×10^{-7} A/cm²;激光淬火试 样的腐蚀电位为-0.497 V,自腐蚀电流密度为 2.16789×10^{-9} A/cm²。对 比 可 以 看 出, 40CrNiMoA 钢基体经激光淬火后,其腐蚀电位略有 提高,且自腐蚀电流密度降低了两个数量级,耐腐蚀 性能得到明显改善。



4 结 论

40CrNiMoA 钢表面经激光淬火处理后变为相 变硬化层,其显微组织明显细化,主要由细小的马氏 体、少量残留奥氏体以及部分弥散的碳化物组成。

40CrNiMoA 钢表面经激光淬火后,表面的硬度 可达到 711.2 HV,约为基体的 2.8 倍,硬化层深度 约为 200 μm,平均摩擦因数相比基体下降了 42.5%,磨损量为基体的 36.1%,主要磨损机制为磨 粒磨损,腐蚀电位略有提高,且自腐蚀电流密度有所 降低,耐蚀性能较好。

参考文献

- [1] Kong D J, Zhang L, Fu G Z. Effect of laser quenching on tensile properties and fracture analysis of 40CrNiMo high strength steel [J]. Acta Armamentarii, 2014, 35(7): 996-1002.
 孔德军,张全,付贵忠. 激光淬火对 40CrNiMo 高强 度钢拉伸性能与断口形貌的影响[J]. 兵工学报, 2014, 35(7): 996-1002.
- [2] Qin R Y, Zhou B, Ma R, et al. Microstructure and properties of 40CrNiMoA high-strength steel repaired by laser melting deposition[J]. Failure Analysis and Prevention, 2018, 13(5): 275-280, 302.
 秦仁耀, 周标, 马瑞, 等. 激光熔化沉积修复 40CrNiMoA 高强钢的组织与性能[J]. 失效分析与 预防, 2018, 13(5): 275-280, 302.
- [3] Dai Y H, Wang W C, Qiang W, et al. Investigate of 40CrNiMoA laser quenching technology [C] // The 13th Session of the 15th China Association for Science and Technology Annual Meeting: Proceedings of the Symposium on Aero Engine Design, Manufacturing and Application Technology. Beijing: < Chinese academic CD-rom> Electronic magazine, 2013: 923-927.

戴玉宏, 王万成, 强巍, 等. 40CrNiMoA 的激光表面 淬火工艺研究[C] // 第十五届中国科协年会第 13 分 会场: 航空发动机设计、制造与应用技术研讨会论文 集. 北京:《中国学术期刊(光盘版)》电子杂志社, 2013: 923-927.

 [4] Liu Q, Song L, Wu H. 40CrNiMoA phase-change hardening treatment by laser-broadband scanning[J]. Journal of Hunan University of Science &. Technology(Natural Science Edition), 2008, 23(4): 35-39.

刘倩, 宋力, 吴寒. 40CrNiMoA 激光宽带相变硬化 处理[J]. 湖南科技大学学报(自然科学版), 2008,

23(4): 35-39.

- [5] Puchi-Cabrera E, Staia M, Quinto D, et al. Fatigue properties of a SAE 4340 steel coated with TiCN by PAPVD[J]. International Journal of Fatigue, 2007, 29(3): 471-480.
- [6] Wang J Z, Li K Y, Liu A J, et al. Research status of 40CrNiMo steel at home and abroad [J]. Iron & Steel, 2018, 53(5): 1-10.
 王敬忠,李科元,刘阿娇,等. 40CrNiMo 钢国内外 研究现状[J]. 钢铁, 2018, 53(5): 1-10.
- [7] Junior G S, Voorwald H J C, Vieira L F S, et al. Evaluation of WC-10Ni thermal spray coating with shot peening on the fatigue strength of AISI 4340 steel[J]. Procedia Engineering, 2010, 2(1): 649-656.
- [8] Xiong D H, Zhu J K, Ye B, et al. Diode laser hardening of a soft-nitrided steel-a process research
 [J]. Applied Laser, 2016, 36(1): 14-17.
 熊大辉,朱金凯,叶兵,等. 软氮化一半导体激光淬 火复合强化工艺研究[J].应用激光, 2016, 36(1): 14-17.
- [9] Kong D J, Zhang L, Song R G, et al. Effect of laser quenching on fatigue properties and fracture morphologies of 40CrNiMo high strength steel [J]. Chinese Journal of Lasers, 2013, 40(11): 1103005.
 孔德军,张全,宋仁国,等.激光淬火对 40CrNiMo 高强度钢疲劳性能与断口形貌的影响[J].中国激光, 2013, 40(11): 1103005.
- [10] Xu H W, Wen D G, Liu Y, et al. Influence of temperature field coupling on temperature field of laser quenching on cylinder circumferential surface
 [J]. Laser & Optoelectronics Progress, 2013, 50 (9): 091407.
 徐宏伟,闻德刚,刘耀,等.温度场耦合对圆柱圆周表面激光淬火温度场的影响[J].激光与光电子学进展, 2013, 50(9): 091407.
- [11] Fu K, Zhang X Q, Xu X X, et al. Process optimization and property analysis of 45 steel by laser quenching[J]. Heat Treatment of Metals, 2017, 42 (1): 154-158.
 符轲,张修庆,续晓霄,等. 45 钢激光淬火工艺优化 及性能[J]. 金属热处理, 2017, 42(1): 154-158.
- [12] Shu F H. Application of vague set in process optimization of laser quenching of Cr12MoV steels [J]. Laser & Optoelectronics Progress, 2017, 54 (1): 011403.

舒服华. Vague 集在 Cr12MoV 钢激光淬火工艺优化 中的应用[J]. 激光与光电子学进展, 2017, 54(1):

011403.

[13] Hou Q, Liu G X, Yang G, et al. Study on the microstructure and wear property of MoCr cast iron treated by laser quenching[J]. Applied Laser, 2015, 35(6): 657-660.
侯琦,刘广鑫,杨光,等. MoCr 铸铁激光淬火组织

及磨损性能研究[J].应用激光,2015,35(6):657-660.

- [14] Yin Y, Wei X H, Zhang R H, et al. Surface quenching of GCr15 steel by fiber laser[J]. Laser & Optoelectronics Progress, 2013, 50(4): 041401.
 尹燕,魏小红,张瑞华,等. GCr15 光纤激光淬火工 艺及性能研究[J].激光与光电子学进展, 2013, 50 (4): 041401.
- [15] Cheng Y Y, Wang Y, Han B, et al. Microstructure and properties of 35CrMoA steel in laser quenchingnitriding[J]. Chinese Journal of Lasers, 2010, 37 (1): 250-255.

程义远,王勇,韩彬,等. 35CrMoA 钢激光淬火-渗 氮复合处理微观组织与性能[J].中国激光,2010, 37(1):250-255.

- [16] Yang C S, Xu S H, Zhou J, et al. Research advance on the key technology of high-power fiber laser materials and components [J]. Scientia Sinica (Technologica), 2017, 47(10): 1038-1048.
 杨昌盛,徐善辉,周军,等.大功率光纤激光材料与 器件关键技术研究进展[J].中国科学:技术科学, 2017, 47(10): 1038-1048.
- [17] Kong D J, Fu G Z, Wang W C, et al. Effects of laser quenching on friction and wear properties of 40CrNiMo[J]. Journal of Central South University (Science and Technology), 2014, 45(3): 714-720.
 孔德军,付贵忠,王文昌,等.激光淬火对40CrNiMo 摩擦与磨损性能的影响[J].中南大学学报(自然科学版), 2014, 45(3): 714-720.