热处理制度对大直径钛合金管材组织与性能的影响

李 婷,杜 宇,赵 亮,常 江

(西北有色金属研究院,陕西 西安 710016)



李 婷

摘 要:采用4种热处理制度对 TC4ELI 钛合金大直径管材试样进行处理,研究不同热处理制度对 其组织与性能的影响。结果表明: 经 750 ℃×1 h/AC 普通退火处理后,组织为魏氏组织,具有较高 的冲击韧性和断裂韧性,强度较低;经 900 ℃×1 h/AC 处理后,组织为晶界模糊的魏氏组织,同样 具有较高的冲击韧性和断裂韧性,且强度较普通退火有所上升;经 930 ℃×1 h/WQ+580 ℃×6 h/AC 处理后,组织为魏氏组织,α片层较为细小,其断裂韧性(96.8 MPa・m^{1/2})、强度(892 MPa)、断 面收缩率(42%)以及伸长率(16.0%)达到 4 种处理制度下的最大值,但冲击韧性急剧下降;经 930 ℃×1 h/WQ+650 ℃×6 h/AC 处理后,组织为魏氏组织,晶内α相片层取向呈编织状,具有较 高的强度和断裂韧性,冲击韧性较差。

关键词: TC4ELI管材;力学性能;冲击韧性;断裂韧性;金相组织 中图分类号:TG14 **文献标识码:**A **文章编号:** 1674-3962 (2017)0765-04

Effect of Heat Treatment Processes on Microstructure and Property of Big-Diameter Titanium Alloy Tube

LI Ting, DU Yu, ZHAO Liang, CHANG Jiang (Northwest Institute for Nonferrous Metal Research, Xi'an 710016, China)

Abstract: Four kinds of heat treatment processes were used to study the effect on the microstructure and properties of the TC4ELI big-diameter titanium alloy tubes. The results show that after the processing of 750 $^{\circ}$ C×1 h/AC, the widmanstatten structure is acquired, the impact toughness and fracture toughness are much higher, but the tensile strength is the lowest; after the processing of 900 $^{\circ}$ C×1 h/AC, the widmanstatten structure with fuzzy grain boundary is obtained, the impact toughness are as high as that of the previous processing, and the tensile strength is increased; after the processing of 930 $^{\circ}$ C×1 h/WQ+580 $^{\circ}$ C×6 h/AC, the widmanstatten structure with very fine α lamellas is obtained, the fracture toughness(96.8 MPa \cdot m^{1/2}), tensile strength(892 MPa), reduction in area(42%) and elongation(16.0%) are the highest among the properties after four kinds of heat treatment processes, while the impact toughness is decreased seriously; after the processing of 930 $^{\circ}$ C×1 h/WQ+650 $^{\circ}$ C×6 h/AC, the widmanstatten structure with α phase lamellas intervovened is acquired, the tensile strength and fracture toughness are also higher, but the impact toughness is the lowest value. **Key words**: TC4ELI tube; mechanical property; impact toughness; fracture toughness; metallograph

1 前 言

钛合金具有比强度高、耐蚀性好、耐热性高等优异 的综合性能,被广泛用于航空航天、海洋工程、石油钻 探、医疗设备等领域^[1],其产品以锻件、型材、棒材、 板材、管材等为主。近年来,随着石油、天然气钻探和 开采、海洋军事的迅猛发展,对具有高强高韧、高耐海

收稿日期: 2017-04-06

DOI: 10.7502/j. issn. 1674-3962. 2017. 10. 10

水腐蚀性能的钛及钛合金材料需求越来越大,特别是针 对大直径管材(ø230~600 mm)的需求日益增加。因此研 制各项性能指标满足该领域使用要求的大直径管材是非 常必要的。

TC4ELI 属于中强高韧型低间隙钛合金,它最早是以 "损伤容限"的概念在飞机结构设计中提出的,是国外应 用最为广泛的钛合金^[2,3]。国内也相继对其进行了研究与 开发,但 TC4ELI 钛合金加工变形抗力较大,其产品多以 板材、锻件居多,而在大直径管材制备方面鲜有报道。关 于 TC4ELI 常规材料组织与性能的研究较多,相关文献^[4,5] 报道称,断裂韧性与热处理制度有很大关系,随着固溶处

第一作者:李 婷,女,1988年生,助理工程师,Email: xuesegelou@163.com

理温度的升高,断裂韧性提高;如果空冷后时效,这种效 应会加强;还有文献^[6,7]称 β 区热处理相对于 β 变形具有 更高的断裂韧性,归结为 β 区热处理后显微组织的特点是 更大的 β 晶粒尺寸和晶内片状 α 相的织构性;前期作者团 队对 TC4-DT 钛合金锻件进行了组织和力学性能研究,结 果表明随着温度的升高,断裂韧性得到提高,但相变点以 上温度淬火+时效处理会导致冲击韧性急剧下降^[8]。

为了获得具有较好强韧性匹配的 TC4ELI 大直径钛合 金管材(直径 > a350 mm,预期指标: $Rm \ge 800$ MPa、 $K_{Ic} \ge 90$ MPa·m^{1/2}、 $a_k \ge 60$ J/cm²),为深海工程用大规 格管材的生产做好技术准备,对其进行热处理以实现强 度、塑性、断裂韧性以及冲击韧性之间的匹配。参考相 关文献并结合作者团队前期实验结果,本文选择了普通 退火、高温退火、 $\alpha+\beta$ 两相区退火+不同温度时效4种热 处理制度。前两种退火制度用来探索强度、断裂韧性和 冲击韧性的变化范围;后两种制度旨在提高强度,同时 观察断裂韧性和冲击韧性的变化情况。通过对4种热处 理制度处理后的合金组织、力学性能进行对比分析,探 索获得较好强韧性匹配的热处理工艺制度,为大直径 TC4ELI 钛合金管材的制备提供实际技术依据。

2 实 验

实验材料为斜轧穿孔工艺制备的规格为 ø385 mm× 27 mm×L mm 的 TC4ELI 大直径钛合金管材,相变点为 970 ℃(±10 ℃),化学成分(质量分数)为:Al 6.19%, V 4.07%,Fe 0.02%,C 0.012%,O 0.052%,N 0.008%, H 0.001%,其余为Ti。图1为TC4ELI 钛合金管材原始组 织,由于管材经热加工工艺制备,穿孔过程温升较快且超 过相变点温度,导致晶粒粗大,呈现魏氏组织状态。



图 1 TC4ELI 钛合金管材的金相照片 Fig. 1 Metallograph of TC4ELI titanium alloy tube

在管材上截取实验用料,经加工制备成 50 mm× 50 mm×25 mm 的断裂韧性试样、10 mm×10 mm×55 mm 的冲击试样、ø10 mm×65 mm 的拉伸试样及 10 mm× 10 mm×10 mm 的金相试样。 热处理设备采用 JSX11-3 型号精密箱式炉,按照表 1 所示 4 种热处理制度进行热处理。拉伸性能采用 IN-STRON 1185 型号材料试验机进行测试、冲击性能采用 PTM2100 摆锤式冲击试验机进行测试、断裂韧性采用 UTM5205 型号电子万能试验机进行测试,其中 QBG-100 高频疲劳试验机用于预制裂纹,所有测试均在室温下 进行。

表1 TC4ELI 钛合金管材试样热处理制度

Table 1 Heat treatment processes for TC4ELI titanium tube samples

No.	Heat treatment processes
Ι	750 °C/1 h, AC
П	900 °C/1 h, AC
Ш	930 °C ×1 h/WQ+580 °C ×6 h/AC
IV	930 °C ×1 h/WQ+650 °C ×6 h/AC

3 结果与分析

3.1 热处理制度对显微组织的影响

图 2 为 TC4ELI 钛合金管材试样经不同制度热处理后 的金相照片。图 2a 为 TC4ELI 管坯试样在 750 ℃下保温 1 h后空冷处理的金相照片,热处理主要起到了消除残余 应力的作用,相较于原始组织状态,β相晶界完整清晰, 晶粒尺寸变化不大,晶内 α 相成片层状分布,交错生长; 图 2b 为 900 ℃ 保温 1 h 后空冷的金相照片, β 相晶粒粗 大,晶界模糊,晶内α相以片层结构互相交错生长,存 在大量取向性一致的 α 集束,这与管材热加工过程的变 形量、受力方向有密切联系;图 2c 为 930 ℃×1 h/WQ+ 580 ℃×6 h/AC 处理后的金相照片,组织为晶界模糊的 魏氏组织,固溶处理使 α 相过饱和溶解于 β 相中,快冷 析出针状马氏体 α' ,时效过程使不稳定相 α' 分解为稳定 相 $\alpha+\beta$, β 晶粒内 α 相以细片层组织形式分布; 图 2d 为 930 ℃×1 h/WQ+650 ℃×6 h/AC 处理后的金相照片, 晶界 模糊,β晶粒内α集束相互交错生长,呈现编织状,同图 2c 相比较,较高的时效温度使 α 相片层的厚度有所增加, 这种组织状态对断裂韧性是有好处的。

3.2 热处理制度对力学性能的影响

表2为4种热处理制度下TC4ELI大直径钛合金管材 拉伸性能、断裂韧性以及冲击韧性的测试结果。由表2 可以看出,TC4ELI管坯试样经过750℃×1 h/AC 退火 (制度 I),保留了原始管坯组织状态,抗拉强度达到 799 MPa,伸长率为13.5%,断面收缩率为39%,冲击 韧性高达90.4 J/cm²,断裂韧性达到91.6 MPa・m^{1/2},因 为合金中氧含量非常低仅有0.052%,致使合金自身强度 要低于普通 TC4 合金,但此热处理状态下对应的粗大 β 晶粒,内部的片层状 α 相具有非常优异的冲击韧性和断裂韧性,这两项性能是其他合金无法同时达到的;经过 900 $\% \times 1$ h/AC 退火(制度 II),组织中 β 相晶粒进一步 粗化,晶界仍可见,晶粒内部 α 集束尺寸随着晶粒大小 不一而具有较大差异,相较于热处理制度 I,其抗拉强 度、伸长率、冲击韧性均有所上升,分别为 835 MPa、 14%、95.4 J/cm²,断面收缩率、断裂韧性略有下降,分 别为30%、91.4 MPa·m^{1/2},且冲击韧性达到4种热处 理制度的峰值,随着退火温度的升高,强度略有上升, 塑性稍有下降,其余性能指标较为接近。在保证较高冲 击韧性和断裂韧性性能的前提下,采用固溶+时效的热处 理制度对试样进行处理,用以提高合金强度。



图 2 TC4ELI 钛合金管材试样经不同热处理制度处理后的金相照片: (a)制度 I; (b)制度 I; (c)制度 II; (d)制度 N
 Fig. 2 Metallographs of TC4ELI titanium alloy tube samples after different heat treatments: (a) process I; (b) process II; (c) process II; (d) process N

表 2 TC4ELI 钛合金管材试样经不同热处理制度处理后的力学性能 Table 2 The mechanical properties of TC4ELI titanium alloy tube samples after different heat treatments

Heat treatment processes	$K_{\rm IC}/{\rm MPa}\cdot{\rm m}^{1/2}$	$a_{\rm k}/{\rm J/cm^2}$	$R_{\rm P0.~2}/\rm MPa$	$R_{\rm m}/{ m MPa}$	Z/%	A/%	
Ι	91.6	90.4	708	799	39	13.5	
П	91.4	95.4	719	835	30	14.0	
Ш	96.8	62.6	813	892	42	16.0	
IV	96.7	61.6	786	862	38	13.5	

为了避免更高温度(β 区)处理导致合金冲击韧性急剧 下降,选择两相区温度 930 ℃保温 1 h 后淬火处理,随后 分别在 580 和 650 ℃时效处理,研究是否可以在保证较高 冲击韧性和断裂韧性的前提下尽可能多地提高合金强度, 结果表明: 930 ℃×1 h/WQ+580 ℃×6 h/AC(制度III)处 理,组织为魏氏组织,抗拉强度可达 892 MPa,伸长率、 断面 收 缩 率 分 别 为 16.0%、42%,冲 击 韧 性 为 62.6 J/cm²,断裂韧性为 96.8 MPa · m^{1/2},相较于热处理 制度I、II,强度得到较大提升,伸长率、断面收缩率、断 裂韧性均得到小幅提升,但冲击韧性仍然下降较多,下降 率为30%;930℃×1 h/WQ+650℃×6 h/AC(制度IV)处 理,组织为魏氏组织,晶界模糊不清晰,晶内α片层厚度 有所增长,相互交错呈编织状,相较于热处理制度III,抗 拉强度、伸长率、断面收缩率均有所下降,分别为 862 MPa、13.5%、38%,冲击韧性和断裂韧性值变化不 大,分别为61.6 J/cm²、96.7 MPa・m^{1/2}。

4 讨 论

实验用管材通过斜轧穿孔工艺制备,其热加工工作 温度超过相变点,导致 β 晶粒长大,随后可进行热处理 改善管材性能,但因为没有大的变形量,导致管坯组织 形态不易发生改变,试样在4种热处理制度处理后获得 的组织均为魏氏组织。而常规 TC4ELI 钛合金产品,制备 过程工艺可控,比如通过调整锻造温度、变形量控制合 金半成品时的组织形态,后续通过热处理改变其组织形 态,进而获得优异的力学性能。前期作者团队对 TC4-DT 钛合金锻件进行热处理^[8],锻件原始组织形态为双态 组织,经普通退火后双态组织中等轴组织比例减小、片 层组织比例增多; β 区退火,获得魏氏组织; $\alpha+\beta$ 两相 区固溶后时效,获得均匀细小等轴组织; β 单相区固溶 后时效,获得魏氏组织。因而常规 TC4-DT 产品热处理 制度较为宽泛,组织形态可调。

4 种热处理制度下获得的断裂韧性较高,均大于 90 MPa・m^{1/2},高于 TC4-DT 钛合金锻件的断裂韧性 (75 MPa・m^{1/2}),且 I、Ⅱ制度下获得的冲击韧性也非 常高,分别为90.4 和95.4 J/cm²,而普通 TC4-DT 钛合 金产品的冲击韧性一般为 30 ~ 50 J/cm²;后两种制度固 溶时效处理后管材强度大幅提高,但冲击韧性下降较多, 分别为 62.6 和 61.6 J/cm²。与普通 TC4-DT 钛合金产品 相比,这个数值也是非常有优势的。

本文中采用了退火处理和固溶时效处理4种热处理 制度,制度Ⅱ、Ⅲ、Ⅳ处理后均达到预期性能要求。 900℃高温退火强度稍低于后两种制度,但冲击韧性和 断裂韧性均很高;制度Ⅲ、Ⅳ使管材强度提高,但冲击 韧性与制度Ⅱ处理后的差异较大。管材在4种热处理制 度下均为魏氏组织,晶内α集束交错生长,使裂纹穿越 α相界或不同位向的α片集束时方向发生改变,扩展途 径变得曲折,裂纹总长度增加,断裂所需的能量消耗大, 因而整体断裂韧性均较高;而冲击韧性对热处理制度的 参数比较敏感,快冷速率下冲击韧性低于普通退火制度。 通过对4种热处理制度下组织和力学性能进行对比,并 考虑节约成本,使大管材不长时间占用热处理设备,热 处理制度Ⅱ是较佳的选择。

5 结 论

(1)对 TC4ELI 钛合金管材试样料分别在 4 种热处理 制度下进行处理,均获得魏氏组织,晶内α相以片层状 分布,这种片层组织对应的断裂韧性性能非常优异,均 在 90 MPa·m^{1/2}以上;

(2)对 TC4ELI 钛合金管材试样进行退火处理(制度 I、II),随着退火温度的升高,强度、冲击韧性均有所 上升,且冲击韧性较高(>90 J/cm²)。

(3)对 TC4ELI 钛合金管材试样料进行固溶时效处理 (制度Ⅲ、Ⅳ),强度得到大幅度提升,但冲击韧性急剧 下降,下降比例高达 31.8%。

参考文献 References

- Lv Xianghong(吕祥鸿), Shu Ying(舒 滢), Zhao Guoxian(赵国 仙), et al. Rare Metal Materials and Engineering(稀有金属材料与 工程)[J], 2014, 43(6): 1518-1524.
- [2] Fang Weiping(房卫萍), Chen Lun(陈沦), Shi Yaowu(史耀武), et al. Material & Heat Treatment(材料热处理技术)[J], 2011, 40 (20): 196-198.
- [3] Wang Xinnan(王新南), Zhu Zhishou(朱知寿), Tong Lu(童路).
 Rare Metals Letters(稀有金属快报)[J], 2008, 27(7): 12-16.
- [4] Wang Yang(王 杨), Xuan Tianmei(宣天美), Hao Yue(郝 玥).
 Hot Working Technology(热加工工艺)[J], 2012, 41(08): 165-169.
- [5] Zhang Yongqiang(张永强), Zhang Yaobin(张耀斌). Science and Technology Innovation and Application(科技创新与应用)[J], 2016, 22:6-7.
- [6] Hashmi M S J. Journal of Materials Processing Technology[J], 2006, 179: 5–10.
- [7] Yu Lanlan(于兰兰), Mao Xiaonan(毛小南), Li Hui(李 辉). Rare Metals Letters(稀有金属快报)[J], 2007, 26(12): 20-23.
- [8] Li Ting(李 婷), Du Yu(杜 宇), Zhao Liang(赵 亮), et al. Titanium Industry Progress(钛工业进展)[J], 2017, 34(4): 14-16.
 (编辑 惠 琼)