文章编号: 1001-3806(2005)01-0011-03

Cu-AI系粉末压坯激光反应烧结研究

郭作兴,沈 平,胡建东*,王红颖

(吉林大学 材料科学与工程学院 教育部汽车材料重点实验室,长春 130025)

摘要:通过对烧结温度的变化过程、产物相的形成与转变、致密化行为、硬度特征等细致的研究和分析,揭示了 CurAl系粉末材料激光反应烧结的特性。结果表明,在激光输出功率 800W、持续作用时间为 16s的情况下,反应向试样的纵深方向发展,表现出剧烈、快速的蔓延燃烧特征,相的形成是在激光加热与反应阶段的短暂时间内完成。由于激光加热比常规电炉加热速度快,烧结试样均产生收缩,在 Cu₇Als试样中出现了亚稳态马氏体 (M)型 Cu₃Al相。

关键词: 粉末冶金; 蔓延燃烧; 激光烧结; 马氏体 中图分类号: TG 156 99 文献标识码: A

A study on laser reaction sintering of Cu-Al system powder compacts

GUO Zuo-xing, SHEN Ping, HU Jian Dong, WANG Hong-Ying

(Key Laboratory of Automobile Materials of Ministry of Education, Department of Materials Science and Engineering Jilin University, Changchun, 130025 China)

Abstract Characteristics of Cu-Alpowder albys of reaction have sintering are investigated by study on variation process of sintering temperature, transformation of product phase densification behavior and hardness of samples. It is showed that under laser power 800W and irradiation time 16s reaction of sample penetrates deeply, characterization of serious and rapid propagating sintering appers, and phases were formed with in short time of reaction stage during laser heating. All of the samples shrinks and metastable martens ite(M). Cu₃Al is formed in Cu₇₅Al₂₅ alloy.

Key words powdermetallurgy propagating sintering laser sintering shrinkage martensite

引 言

材料激光烧结最近发展较快,其中有选择激光烧 结^[1],直接激光烧结^[2,3]和压坯激光烧结^[4,5],它们使 用的材料均是非放热体系。用激光烧结放热体系材料 是近期开展的研究^[6],主要集中在 N iA l强放热体系 材料上。与 N iA l相比, Cu-A l属于弱反应放热材 料^[7~10],其放热量不足以完成烧结过程,而继续需要 依靠外部热源与内部化学反应热源的共同作用来完成 烧结。并且有研究发现^[11],Cu-A l材料在常规热源无 预热的条件下是不可能实现燃烧和蔓延的,即便是长 时间的持续加热也是如此。针对弱反应系的这些特点 和激光在粉末烧结中的研究现状,仅对 Cu-A l反应系 粉末材料进行了激光烧结研究,其目的是为了进一步 拓宽激光烧结适用范围。

1 实验方法

实验用材料按 n(Cu):n(Al) = 75:25, n(Cu):

作者简介:郭作兴(1963-),副教授,从事材料激光加工 及激光材料合成研究。

* 通讯联系人。 E-mail hjd@ email jlu edu en 收稿日期: 2004-01-05 n(Al) = 66:33, n(Cu):n(Al) = 50:50 配料, 在输出功 $率 800W、作用时间 16s 光斑直径 <math>\oslash$ 20mm的激光束辐 射下, 对 \oslash 18mm × 10mm 的圆柱试样进行烧结。通过 X-Y 函数记录仪对距辐射面 5mm 处的烧结温度进行 测试; 根据阿基米德法测定烧结密度; 采用扫描电镜、 能谱仪、X 射线衍射仪对烧结试样进行结构分析; 显微 硬度测定时所加载荷为 300g 加载时间为 15s

- 2 结果及分析
- 2 1 烧结温度变化特性

图 1是不同 A l含量压坯中心点处的温度变化曲线。可以看出:压坯中心点的升温速度大致相等,都有



Fig 1 Tem perature time history of the center of Cu-Al system powder compacts during laser reactive sintering P = 800W, $\tau = 16$ s

一明显的温度陡升过程,说明反应自上而下以燃烧波的形式蔓延开来,且在激光束关闭后,出现了一段温度

平台, 这意味着热量的暂时性平衡。从图中还可看出 CusoA ko试样的温度曲线 (曲线 3)具有明显不止一次 的波动起伏特征, 而且波动幅度一次较一次减弱, 这表 明中心点部位不止一次地经历了吸热和放热交互作用 过程。以上现象可以从激光加热的特点上得以解释, 在激光作用下, 由于激光能够提供极高的能量密度, 被 辐射面能在瞬间即达到反应所需要的温度, 反应迅即 进行, 并且, 通过上层热量的传导会对下层起到一定的 预热作用, 从而使整个反应表现出远比常规更为剧烈、 快速, 表现出了燃烧蔓延的特征。

2.2 XRD物相分析

图 2中给出了烧结后空冷试样的 XRD 物相分析 结果。与文献 [11] 中常规热爆合成比较可知:激光反 应烧结与常规热爆合成获得的产物相大体上是相同 的, Cu₅A ba和 Cu₆A ba均为多相共存, 只有 Cu₆A ba空 冷试样中为理想的与设计成分一致的单相产物。因为 加热速度越快, 固相烧结阶段经历的时间越短, 一些过 渡型的中间产物相形成的就越少; 而相对高的烧结温度 又极大地促进了原子间的扩散和固溶, 因此尽管激光反 应烧结的时间很短, 也依然能够获得比较理想的产物。



Fig 2 XRD results of CurAl system compacts after laser reactive sintering and air cooling

这里值得指出的是,在 Cu₇₅AL的空冷试样中,形 成了大量的亚稳相马氏体 (M)型 Cu₃A l相 (见图 3), 图中标注点部位的成分为 Cu_{71 43}A l_{& 57}。而常规加热



Fig. 3 Typical martensite micrographs of a Cu $_{75}\mathrm{A}\ l_{25}$ sample

炉热爆合成的产物中根本不存在此相^[11],只有 α -Cu 和 $Y_2(Cu_A I_4)$ 相。从 Cu-A l相图来看, Cu₃A l相的化 学计量比成分对应高温段中的 β 相,这种相只能在高 温态存在,缓慢冷却的情况下将发生共析转变分解成 α -Cu和 $Y_2(Cu_5 A I_4)$ 相,因此在 WANG 等人^[11]的研究 中未发现此相;而在激光作用并空冷的情况下,由于冷 却速度相对较快,反而保留了一部分尚未来得及完全 分解的 β (Cu₅A I) 相。 为了进一步考察产物相的形成过程和形成速度, 采用了 3种不同的处理方法:(1)将 Cu₅₀A k₀试样在激 光作用极短时间后(不超过 10s)立即浸水淬熄;(2)将 刚反应烧结完的 Cu₆₆A k₃试样迅速淬水;(3)将烧结完 的 Cu₆₆A k₃试样在空气中冷却。图 4是 XRD 分析结 果。可见:(1)在激光作用的极短时间内,Cu₅₀A k₀试 样中除了原始粉末颗粒 Cu A l外,还形成了少量的 θ (CuA k)相,即反应烧结过程中,θ相首先形成,这一点 与 WANG和 MUN R 等人^[11]的研究结果一致;(2) Cu₆₆A k₃烧结后立即淬水与缓慢空冷试样的最终产物 相本质的差别,这说明相的形成是在激光加热与反应 阶段的短暂时间内完成,而非在后续较长时间的恒温 与冷却段才缓慢形成。



XRD results of Cu₅₀A k₀ and Cu₆₆A k₃₃ samples under different sintering and cooling treatments

3 致密化行为

图 5为试样的烧结密度和致密化参数曲线。其



Fig 5 Sintered density and densification parameter of Cu-Al system compacts after laser reactive sintering

中,致密化参数 ×定义为:

 $X = (\rho_{e} - \rho_{g}) / (\rho_{m} - \rho_{g}) \times 100\%$ (1) 式中, ρ_s为试样的烧结密度, ρ_g为压坯压制密度, ρ_m为 混合物理论密度。从图中可看出: 随压坯中 A l含量增 加, 烧结密度降低。 Cu₆₆A h₃致密化效果最佳, Cu₅₀A h₀ 次之, 而 Cu₇₅A h₅最次, 但均表现为收缩特征 x > Q 这 一点与 WANG^[11]和 M ITAN I^[12]等人采用传统炉子烧 结得到的膨胀结果完全不同, 其根本原因在于激光与 传统炉子加热速度的巨大差异。

2.4 硬度特征

图 6为试样的显微硬度变化曲线。可见,随压坯 中 A l含量增加,试样的显微硬度值显著提高。如





Fig 6 M icrohardness of CurAl system samples as well as its relationship with Al content

Cu₇₅Ab₅试样的平均值仅为 132, 而 Cu₅₀Ab₀则高达 574。这主要是因为产物相自身的硬度差异, 另外也与 试样的致密化程度有关, 高致密低孔隙显然有助于提 高试样的硬度。

3 结 论

Cu-A I系粉末压坯在激光反应烧结过程中,表现 出剧烈、快速燃烧蔓延的特征;相的形成是在激光加热 与反应阶段的短暂时间内即告完成,在获得的产物上, 激光反应烧结与常规热爆合成没有太大的本质差别, 但在 Cu₇₅A l₂₅出现了常规加热炉热爆合成根本不存在 的亚稳相马氏体 (M)型 Cu₃A l相;烧结试样均表现出 收缩特征,显微硬度随 A l含量增多而提高。

参考文 献

[1] DECKARD C R. M ethod and apparatus for producing parts by sele

(上接第 4页)

达用的二极管抽运固体激光放大器,能探测、捕获和跟踪从几百公里远的战略导弹上释放的多弹头,并成像。 在几分钟的工作时间内平均输出功率达 200W。其它 的要求包括距离分辨率为 20cm,速度分辨率为 2cm /ş 每秒能测定 50个目标。

(5)电化学再生化学氧碘激光器——吸收固体激光器和化学激光器的优点,研制具有高功率、高束质和 少量后勤支持的激光器。为了达到后一目的必须采用 电化学方法再生化学燃料,并密封排气。

(6)演示氟化氢泛频激光器 ——初期研制 10kW 的试验台,随后完成 50kW 的作战型。为 Bbck 2010 弹道导弹防御系统提供先进的中段识别能力,进一步 发展为 Block 2016弹道导弹防御系统提供更远距离的 中段识别能力。

参考文献

- WENBERGER S M issile defense increase to boost next phase of deployment [J]. Defense Daily, 2004, 22(19): 1~ 2.
- [2] DUFFY T. Pentagon BMDS plan calls for early a lert status, overseas

ctive sintering [P]. USA Patent 4863538, 1989-09-05

- [2] TANG Y, FUH JY H, LOH H T et al. Direct laser sintering of a silica sand [J]. M aterials& D esign, 2003, 24: 623~ 629
- [3] WANG X H, FUH JY H, WONG Y S Formation of copper-based met al part via direct laser sintering [J]. Advanced M aterials Processing II, 2003(4): 273~276.
- [4] GUO Z X, HU JD, ZHOU Zh F. Laser sintering of Cu-SirC system P / M albys [J]. JM aterial Science, 1999, 34 5403~5406
- [5] SHEN P, HU JD, GUO ZX. A study on laser sintering of Fe-Cu powder compacts [J]. M etallurgical and M aterials Transactions 1999, A 30 2229~ 2235.
- [6] SHEN P, GUO Z X, HU J D. Study on laser ignition of N i 33 3 af% power compacts [J]. Scripta M aterials 2000, 43: 893~ 898.
- [7] MUNIR Z A, ANSEIM FTAMBUR NIU. Self-propagating exotherm ic reaction the synthesis of high-temperature materials by combustion
 [J]. Materials Science Report 1989, 3: 277~365.
- [8] SIKKA V K, DEEVI S C, VOUGHT JD. ExoM elt a commercially vi able process [J]. Advance Materials Processing 1995 6 29 ~ 31.
- [9] SIKKA V K, W IIKEN NG D. LIEBETRAU J M elting and casting of FeA Fbased cast a lby [J]. Water SciEngng 1998, A258: 229~ 235
- [10] MOORE JJ FENG H I Combustion synthesis of advanced materials (Part I) — R eaction parameters [J]. Progress Material Science 1995, 39: 243-243.
- [11] WANG L I, MUN R Z A, HOLT J B. The combustion synthesis of copperation in ides [J]. M etallurgical Transactions 1990 B21: 567~ 577
- [12] MATTAN IH, SUZUK IM. Sintered High damping alloy of Nickel-A kr manum / Bronze [J]. Powder Metallurgical International 1979, 11 (4): 183~185

basing[J]. Inside the Pentagon, 2004, 20(6): 18~ 19.

- [3] 任国光.评述:美国天基激光计划的重大调整 [J].激光与红外, 2003, 33 (3): 163~166.
- [4] RATNAM G. Missile defense big winner in 05 Plan [J]. Defense N ews 2004, 19(5): 30
- [5] GRAHAM B. GAO's report says more tests needed on m issile defense, g bbal security new sw ire[EB/OL]. http://www.ntiorg/new s w ire, 2004-03-11
- [6] BOSESW. Pen tagon awards two major missile defense contracts [J]. A ms Control Today, 2004, 33(1~2): 40
- [7] Boost phase intercept systems for national missile defense scientific and technical issues, report of the american physical society study group [R]. W ashington, DG APS, 2003 6
- [8] WALL R. Laser realignment [J]. AW & ST, 2004, 160(1): 29
- [9] F iscal year 2005 budget estimates m issile defense agency [R]. W ashr ington, 2004 2~ 15.
- [10] KLEPPER D, LAMB F, MOSHER D. Boost phase defense against irr tercontinental ballistic missile [J]. Physics Today, 2004, 57(1): 30
 ~ 35
- [11] The U. S air force transformation flight plan [R]. Washington, 2003
- [12] HEW ISH M. Ballisticm issile defense aim to keep its on the ground
 [J]. JIDR, 2004 (3): 1~ 5