Ni-Al 含能结构材料的制备和性能

张度宝,汪 涛,鱼银虎,潘剑锋,王 卫

(南京航空航天大学, 江苏 南京 211106)

摘 要:以Ni粉和Al粉(摩尔比1:1)为原料,采用冷压-烧结法制备了Ni-Al含能结构材料。研究了烧结温度对Ni-Al含能结构材料界面扩散、力学性能、起始反应温度和能量密度等的影响。结果表明:烧结温度的提高,增加了Ni-Al颗粒间界面扩散速率,从而使含能结构材料界面粘合强度增大,抗拉强度和压缩强度提高,同时,能量密度降低;当烧结温度为550℃时,可获得强度和能量密度俱佳的含能结构材料,其抗拉强度和压缩强度分别为66.0 MPa和294.6 MPa,能量密度为436.1 J/g。

关键词:Ni-Al;含能结构材料;烧结;力学性能;能量密度 中图法分类号:TB34 文献标识码:A 文章编号:1002-185X(2017)11-3469-05

含能结构材料 (energetic structural materials, ESM) 是指将一种金属或多种金属以一定的工艺方法组合, 形成具有一定强度、硬度和密度的结构材料,这类材 料在一定条件下(特别是高速冲击作用下)可发生反应 生成新的产物并伴随强烈的放热过程,被认为是防空 反导战斗部构件的最佳材料^[1,2]。常见的含能结构材料 包括: 铝热剂(Mg-Al^[3,4])、金属间化合物体系、金属-高分子体系以及一些亚稳态的金属化合物(如金属氢 化物等)等。常见的金属间化合物体系含能结构材料有 W-Al、Ta-Al 和 Ni-Al 等。其中 W-Al 和 Ta-Al 体系具 有较高的密度,而 Ni-Al 体系则具有较高的反应热, 且在 Ni-Al 体系中摩尔比为 1:1 时具有最高的反应热, 如表 1^[5]所示。目前,国内外学者对于 Ni-Al 含能结 构材料的研究主要集中于冲击反应过程宏观现象的观 测和冲击过程材料的反应机制。Eakins^[6-10]分别对微米 级和纳米级 Ni-Al 混合物进行了冲击反应实验研究; Bacciochini^[11]等采用冷喷涂法制备 Ni-Al 含能结构材 料涂层,研究了冷喷涂过参数对涂层性能的影响: Church^[12]通过高速破片冲击试验研究了 Ni-Al 含能结 构材料的冲击压缩行为。然而,国内外研究者对于如 何在一定的烧结工艺下获得能量密度和力学性能俱佳 的 Ni-Al 含能结构材料则鲜少涉及。

实验通过对不同温度下烧结的 Ni-Al 含能结构材 料进行 DSC 测试、XRD 物相分析和力学性能测试等, 探讨烧结工艺、能量密度和力学性能的关系,并通过 弹道枪实验验证其能量释放效应,制备出了能量密度

	materials with different molar ratios
Fable 1	Reaction heat of Ni-Al based energetic structural
表 1	不同摩尔配比 Ni-Al 体系含能结构材料的反应热

Composition	$\rho/\mathrm{g~cm}^{-3}$	Δ H/J g ⁻¹
1Ni+1Al	5.165	1386
3Ni+1Al	6.820	756
1Ta+1Al	9.952	238
1W+3A1	6.710	134

和力学性能俱佳的含能结构材料。以满足其发射、工 作等工况下对其能量密度和力学性能的要求。

1 实 验

将 Al 粉(40~50 µm, 纯度 99.99%)和 Ni 粉(40~50 µm, 纯度 99.99%)按摩尔比 1:1 均匀混合,通过液压 机缓慢加压至 400 MPa,保压 2~3 min 后获得素坯。 将素坯放入真空管式炉中(GSL-1300X,合肥科晶材料 技术有限公司),以 10 ℃/min 的升温速率分别升温至 510、520、530、540、550 和 560 ℃,等温 1 h 后随 炉冷却至室温,获得具有一定强度的 Ni-Al 含能结构 材料烧结试样。

采用 X 射线衍射仪 (D8ADVANCE,德国 Bruker 公司 1)、Quanta200 扫描电子显微镜 (美国 FEI 公司)、 差示扫描量热仪(STA409 DSC,德国 NETZSCH 公司) 和 SANS 万能试验机对 Ni-Al 含能结构材料烧结试样 进行物相、界面扩散、能量密度和力学性能分析,探 讨烧结温度对其能量密度、力学性能和起始反应温度 的影响;并通过弹道枪实验验证 Ni-Al 含能结构材料

收稿日期: 2016-11-15

基金项目:中央高校基本科研业务费项目(NP2012303);江苏高校优势学科建设工程资助项目

作者简介:张度宝,男,1989年生,硕士,南京航空航天大学材料科学与技术学院,江苏 南京 211106, E-mail: zdb15105160690@163.com

的释能行为。如图 1 所示,通过 Φ14.5 mm 口径弹道 枪对试样进行加载。在距枪口一定位置放置测试靶, 对试件的速度进行测定。目标靶为准密闭容器,靶前 端为 0.5 mm 的薄铁皮,靶内放置一厚钢板。试件通过 撞击薄铁皮穿孔进入密闭容器内,然后撞击厚钢板产 生剧烈化学反应。

2 结果与讨论

2.1 烧结温度

烧结温度是制备 Ni-Al 含能结构材料非常重要的 参数,烧结温度过高则使 Ni 原子和 Al 原子发生化学反 应, 生成大量金属间化合物导致能量损失严重; 烧结温 度过低,Ni 粉和Al 粉颗粒间扩散微弱,无法形成化学 结合,力学性能较差。因此,为了确定合适的烧结温度 对 Ni-Al 含能结构材料素坯分别进行了不同温度下等 温1h的DSC表征(图2a)。由图2可知,烧结温度为 560 和 550 ℃时, DSC 曲线出现明显的放热峰, 表明 Ni 颗粒和 Al 颗粒之间发生放热反应生成金属间化合 物;烧结温度为 540 和 530 ℃时,DSC 曲线在等温期 间呈现缓慢释能趋势;烧结温度为 520 和 510 ℃时, DSC 曲线几乎为一条直线, 原子间扩散微弱。由于试样 的烧结是在低于 Al 的熔点进行,烧结过程中颗粒的相 互联接主要是通过颗粒表面层原子的扩散来完成的,低 温下微弱的原子扩散无法在颗粒间形成较高的联接强 度。因此, Ni-Al 能结构材料的烧结温度应高于 510 ℃。



图1 弹道枪试验装置示意图

Fig.1 Schematic of ballistic experimental setup



图 2 Ni-Al 含能结构材料等温 DSC 曲线

Fig.2 Isothermal DSC curves of Ni-Al ESM

为了进一步确定试样的烧结温度,对不同温度等 温1h的烧结试样进行 XRD 表征。由图 3 可知,510、 520 和 530 ℃烧结的试样主要成分为 Ni 和 Al; 540 ℃的烧结试样主要成分为 Ni、Al 和少量的 Al₃Ni; 550 ℃的烧结试样主要成分为 Ni、Al 和少量的 Al₃Ni; 550 ℃的烧结试样主要成分为 Ni、Al、Al₃Ni 和 Ni₂Al₃; 560 ℃的烧结试样主要成分为 Ni₂Al₃金属 间化合物及未完全反应的 Al 和 Ni。根据文献[13]的理 论,550 ℃烧结时 Ni 粉和 Al 粉相互扩散后发生 Ni-Al 固-固反应生成 Al₃Ni,随着保温时间的延长,部分 Al₃Ni 与 Ni 反应在颗粒界面处生成 Ni₂Al₃; 560 ℃烧 结时 Al 粉和 Ni 粉反应生成 Ni₂Al₃,大量 Ni₂Al₃金属 间化合物的生成会导致能量密度的严重损失。结合图 2 及 Ni-Al 含能结构材料对强度和能量密度的要求, 确定烧结温度为 510~550 ℃。

2.2 力学性能分析

表 2 为不同温度下烧结的 Ni-Al 含能结构材料的 力学性能。由表 2 可以看出,随着烧结温度的升高, 抗拉强度 (σ_t)和抗压缩强度 (σ_c)表现出先升高后降低 的趋势,烧结温度为 550 ℃时,抗拉强度和压缩强度 达到最大值,分别为 66.0 MPa 和 294.6 MPa,相同条 件下测得纯铝的抗拉强度为 57.0 MPa。图 4a 和 4b 分 别为 550 和 560 ℃烧结试样的 SEM 照片和 EDS 线扫 描图。由其可知,试样烧结时 Ni、Al 间发生相互扩散, 根据 文献 [14] 的理论,烧结温度由 510 ℃上升至 550 ℃时,Ni 和 Al 的扩散加快,颗粒黏结面增大, 颗粒间的结合强度提高。

结合表 2、EDS 及 XRD 分析结果表明,烧结温度 为 550 ℃时,在 Ni 和 Al 颗粒黏结面处生成少量 Al₃Ni 和 Ni₂Al₃金属间化合物,使 Ni 和 Al 颗粒界面接触面 积增大、结合强度提高,抗拉强度(σ_t)提高。同时, 金属间化合物的形成能使 Ni-Al 含能结构材料承受外 部载荷的能力提高,压缩强度(σ_c)提高。烧结温度为 560 ℃时,Ni 和 Al 固-固反应生成大量金属间化合物,



图 3 Ni-Al 含能结构材料 XRD 图谱 Fig.3 XRD patterns of Ni-Al ESM

表 2 Ni-Al 含能结构材料力学性能

Та	ble 2 1	Mechani	cal proj	perties a	of Ni-Al	ESM	
<i>T</i> /℃	510	520	530	540	550	560	Al
$\sigma_{\rm t}/{ m MPa}$	42.0	47.0	54.6	60.85	66.0	40.0	57
$\sigma_{\rm c}/{ m MPa}$	150.0	175.8	179.4	288.9	294.6	141.2	-

 $\sigma_{\rm t}$ -tensile strength; $\sigma_{\rm c}$ -compressive strength



图 4 Ni-Al 含能结构材料 EDS 元素线扫描

Fig.4 EDS element line scanning of Ni-Al ESM: (a) 550 $\,\,^\circ\! C$ and (b) 560 $\,\,^\circ\! C$

引起试样体积膨胀,孔隙率增加,综合力学性能降低。

2.3 起始反应温度及能量密度分析

根据非等温 DSC 临界温度判据,在体系达到反应的临界状态时,反应物温升由减速变为加速,即由 $(d^2T)/(dt^2) < 0$ 变为 $(d^2T)/(dt^2) > 0$ 的拐点 $(d^2T)/(dt^2) = 0^{[15]}$ 。 根据这一理论利用线性升温 DSC 曲线,来估计 Ni-Al 含能结构材料的起始反应温度 T_i 。对 DSC 曲线(放热 率 dH/dt-温度 T 或时间 t 曲线)进行二次求导, $(d^3H)/(dt^3) = 0$ 的点所对应的温度即为起始反应温度 T_i 。 图 5 为 550 ℃烧结试样的 DSC 曲线对时间求一次和 二次导数的结果。由图 5 可知, $(d^3H)/(dt^3) = 0$ 的A、B



图 5 Ni-Al 含能结构材料 DSC 曲线一阶及二阶导数

Fig.5 DSC curves of Ni-Al ESM, its first order and second order derivatives

两点分别对应铝的熔融起始温度和 Al+Ni→AlNi 的起 始反应温度。此时 Al 和 Ni 的起始反应温度为 648.2 ℃,采用同样的方法确定烧结温度为 510、520、 530 和 540 ℃烧结试样的起始反应温度(*T*)分别为 651.9、645.2、653.5 和 645.5 ℃,如表 3 所示。非等 温 DSC 分析表明,随着烧结温度的提高,Ni-Al 含能 结构材料烧结试样的起始反应温度变化不明显,且在 645~655 ℃之间,与 Al 的熔点相近。

图 6 为不同烧结温度的 Ni-Al 含能结构材料的 DSC 曲线。表 3 为不同烧结温度的 Ni-Al 含能结构材 料的能量密度。由图 6 和表 3 可知,当烧结温度为 510~550 ℃时,烧结试样的 DSC 曲线在 Al 的熔点附 近存在明显的放热峰,且随着试样烧结温度的提高元 素扩散速率增加,Ni 粉和 Al 粉颗粒间接触面积增大, 反应剧烈程度增加,DSC 曲线放热峰由平缓变得尖 锐。同时,由于烧结过程中部分金属间化合物的形成 引起能量密度的小幅度降低;烧结温度为 560 ℃时, 大量金属间化合物的形成导致 Ni-Al 含能结构材料能 量损失严重,烧结试样的 DSC 曲线放热峰消失。

由能量密度和力学性能分析可知,烧结温度由 510 ℃上升至550 ℃ Ni-Al含能结构材料的能量密度 呈现减小的趋势,抗拉强度和压缩强度则明显提高。 烧结温度为 540 和 550 ℃时,Ni-Al 含能结构材料的 力学性能和能量密度显著高于其他烧结温度下的试样 性能,且烧结温度为 550 ℃时能够获得力学性能和能 量密度俱佳的 Ni-Al 含能结构材料。



图 6 Ni-Al 含能结构材料 DSC 曲线

Fig.6 DSC curves of Ni-Al ESM

表 3 不同烧结温度的 Ni-Al 含能结构材料的能量密度 Table 3 Energy density of Ni-Al ESM at different sintering femperatures

_	L L	emperatur	. 63				_
	<i>T/°</i> C	510	520	530	540	550	
	$T_{\rm i}/{ m ^{\circ}C}$	651.9	644.2	653.5	645.5	648.2	
1	$E_{\rm d}/{\rm J}~{\rm g}^{-1}$	512.7	454.2	484.9	413.9	436.1	

Note: T_i -initial reaction temperature; E_d -energy density



图 7 不同弹丸速度下 Ni-Al 含能结构材料碰撞靶标后在靶筒内发生剧烈化学反应情况 Fig.7 Impact initiated reaction of Ni-Al ESM with different projectiles speeds: (a) 879 m/s, (b) 974 m/s, (c) 1118 m/s, and (d) 1445 m/s

2.4 反应释能特性分析

采用烧结温度为 550 ℃的烧结试样作为弹丸。通 过调整药筒装药量改变弹丸的初速,采用高速摄像以 10 000 帧每秒的拍摄速度拍摄含能结构材料在靶筒内 部的反应情况,实验结果如图 7 所示。图 7a、7b、7c、 7d 对应弹丸速度分别为 879、974、1118 和 1445 m/s。 由图可知,弹丸以不同的速度贯穿 0.5 mm 的薄铁皮撞 击靶板后,在靶筒内部发生不同程度的化学反应并伴 随大量热量的释放,随着时间的延长靶筒内的温度和 压力迅速上升,使得靶筒内火焰由薄铁皮弹孔处喷射 而出,形成具有一定长度的火舌。且随着着靶速度的 提高,Ni-Al 含能结构材料的能量输出率增大,反应 剧烈程度增加。

3 结 论

1) 烧结温度由 510 ℃上升至 550 ℃原子扩散速 率增加, Ni-Al 含能结构材料强度提高,能量密度降 低。烧结温度为 550 ℃时,能够获得强度和能量密度 俱佳的含能结构材料,抗拉强度和压缩强度分别为 66 MPa 和 294.6 MPa,能量密度为 436.1 J/g。

2)随着烧结温度的提高, Ni-Al含能结构材料烧结试样的起始反应温度变化不明显,且在 645~655 ℃之间,与 Al 的熔点相近。

3) Ni-Al 含能结构材料在高速冲击碰撞作用下能 够发生剧烈化学反应并伴随大量的能量释放。

参考文献 References

[1] Montgomery Jr H E. US Patent, 3961576 A[P]. 1976

- [2] Zhang Xianfeng(张先锋), Zhao Xiaoning(赵晓宁), Qiao Liang(乔良). Explosion and Shock Waves(爆炸与冲击)[J], 2010, 30(2): 145
- [3] Wang Yi(王 毅), Jiang Wei(姜 炜), Liang Lixin(梁立新) et al.
 Rare Metal Materials and Engineering(稀有金属材料与工程)[J], 2012, 41(1):9
- [4] Cheng Wei(陈伟), Jiang Wei(姜炜), Li Pingyun(李平云) et al. Rare Metal Materials and Engineering(稀有金属材料与工程)[J], 2013, 42(12): 2458
- [5] Fischer S H, Grubelich M C. A Surrey of Combustible Metals, Thermites, and Intermetallics for Pyrotechnic Applications[R]. Orlando: AIAA/ASME/SAE/ASEE Joint Propulsion Conference and Exhibit, 1996
- [6] Eakins D, Thadhani N N. AIP Conference Proceedings[J], 2006, 845(1): 1153
- [7] Eakins D, Thadhani N N. Applied Physics Letters[J], 2008, 92(11): 1903
- [8] Eakins D, Thadhani N N. Acta Materialia[J], 2008, 56(7): 1496
- [9] Eakins D, Thadhani N N. Journal of Applied Physics[J], 2007, 101(4): 043 508
- [10] Eakins D, Thadhani N N. Acta Materialia[J], 2008, 56(7): 1496
- [11] Bacciochini A, Bourdon-Lafleur S, Poupart C et al. Journal of Thermal Spray Technology[J], 2014, 23(7): 1142
- [12] Church P. Journal of Applied Mechanics[J], 2013, 80(3): 031 701
- [13] Wang Huabin(王华彬), Han Jiecai(韩杰才), Zhang Xinghong

(张幸红) et al. Acta Metallurgica Sinica(金属学报)[J], 2009, 45(9): 992

[14] Xue Yang(薛阳), Ni Song(倪颂), Song Min(宋旼) et al. Materials Science and Engineering of Powder Metallurgy(粉) 末冶金材料科学与工程)[J], 2014, 19(6): 917

[15] Wang Tao(汪 涛), Ji Shijun(季世军), Lu Yuxiang(鲁玉祥) et al. Acta Metallurgica Sinica(金属学报)[J], 2001, 37(4): 377

Preparation and Properties of Ni-Al Energetic Structural Material

Zhang Dubao, Wang Tao, Yu Yinhu, Pan Jianfeng, Wang Wei (Nanjing University of Aeronautics and Astronautics, Nanjing 211106, China)

Abstract: Ni-Al (molar ratio 1:1) energetic structural material (ESM) was prepared by cold-pressing and sintering with Ni and Al elemental powders. The effects of sintering temperature on the interface diffusion, mechanical properties, initial reaction temperature and energy density of Ni-Al energetic structural materials were investigated. The results show that the rising sintering temperature increases the rate of diffusion, boundary adhesion strength and mechanical properties of Ni-Al ESM while it decreases the energy density. The ESM with excellent combination of both energy density and mechanical properties can be obtained by sintering Ni-Al green body at 550 $^{\circ}$ C, whose ultimate tensile strength and compressive strength are 66.0 and 294.6 MPa, respectively, and the energy density is 436.1 J/g. **Key words:** Ni-Al; energetic structural material; sintering; mechanical properties; energy density

Corresponding author: Wang Tao, Professor, College of Materials Science and Technology, Nanjing University of Aeronautics and Astronautics, Nanjing 211106, P. R. China, E-mail: taowang@nuaa.edu.cn