文章编号:1006-9941(2020)06-0484-07

脲醛树脂/ TiO_2 复合微球缓蚀剂的制备及性能表征

林少森',杜仕国',鲁彦玲',王海洋2

(1. 陆军工程大学石家庄校区,河北 石家庄 050003; 2. 陆军装备部驻重庆地区军事代表局,重庆 401336)

摘 要: 为降低发射药的烧蚀性,在不引入模板剂和结构导向剂的情况下,控制尿素和甲醛逐步聚合得到一种表面多孔的脲醛树脂微球作为基体,用溶胶-回流法在孔上沉积纳米TiO₂颗粒,形成复合微球作为缓蚀添加剂使用。扫描电镜及粒径分析结果表明脲醛树脂微球表面存在明显的斑驳纳米孔,结合傅里叶红外(FT-IR)和光电子能谱(XPS)分析,确定纳米孔可用于沉积纯度较高的纳米TiO₂,形成的脲醛树脂/TiO₂复合微球粒径分布在7~30μm。热分析结果显示,复合微球中无机组分的含量约为6%,复合微球与发射药具有良好的相容性,不会影响发射药的热分解且有利于提高发射药的热安定性。半密闭爆发器试验证实了复合微球的缓蚀性能,当复合微球相对于发射药的质量占比为3.4%时效果最好,缓蚀效率可达20.5%。该复合材料有望应用于制式发射药改性和新型高能发射药设计。

关键词: 脲醛树脂; TiO₂;复合微球;相容性;缓蚀剂

中图分类号: TJ55; TJ307; O64 文献标志码: A

DOI:10.11943/CJEM2019175

1 引言

现代化条件下的战争对身管武器威力和射程的要 求不断提高,使用高能发射药及增加装药量虽然可以 满足要求,但发射过程中高温、高压、高初速对身管的 烧蚀磨损将会加剧,导致身管过早报废^[1-2],频繁更换 身管将增加军费开支,同时造成部队勤务负担加重。 因此,身管烧蚀成为限制新型高能发射药研发和应用 的主要限制因素。缓蚀添加剂技术作为一种主动防护 措施,因其简便、高效而被国内外广泛采用^[3-4],即使采 用身管涂镀层技术,也应与缓蚀剂技术配合,才能有效 提高身管的使用寿命^[5]。

传统发射药用缓蚀剂的结构多为无机材料与有机 载体材料在空间大尺寸的物理共混,该结构形式存在 占用空间大、分散性差等问题。近年来,微纳米材料因

收稿日期: 2019-06-19; 修回日期: 2019-07-16
网络出版日期: 2019-10-15
基金项目:国家自然科学基金资助(51272284)
作者简介:林少森(1992-),男,博士研究生,主要从事防护材料与
特种能源技术研究。e-mail:lin_shaosen@163.com
通信联系人:杜仕国(1961-),男,教授,主要从事防护材料与特种
能源技术研究。e-mail:1757627171@qq.com

其独特的物理和化学性质而引起各领域的兴趣^[6-8],相 关研究结果表明,将少量具有润滑性能的纳米颗粒直 接掺到发射药当中,可以在一定程度上提高发射药的 抗烧蚀性能,并能有效提高发射药的装填密度^[9]。但 纳米粉体极易发生团聚,若不能获得分散良好的纳米 粉体,将会致使烧蚀加重进而导致身管寿命明显降 低^[10]。此外,纳米材料因团聚致使比表面积变化,其 界面特性发生改变,亦可能引起相容性的问题^[11]。

针对传统缓蚀剂和微纳米材料存在的问题和不 足,利用树脂材料可塑性大的特点,制备微米尺度的树 脂材料作为载体,将具有润滑性能的无机组分进行纳 米尺度的分散,有望获得高效的缓蚀剂。选取表面含 有大量的胺基、羟基等极性功能基团的脲醛树脂作为 基体材料,可利用这些基团对纳米TiO₂的成核和生长 的指导作用制备脲醛树脂/TiO₂复合微球。脲醛树脂具 有易于合成、可调控因素较多、含有多种反应基团等优 点,以胶黏剂、微胶囊壁材、碳材料前驱体等形式得到 广泛应用^[12-13]。不同以往,本研究提出在不引入模板 剂^[14]和结构导向剂^[15]的情况下,制备表面纳米结构的 脲醛树脂微球用于限制TiO₂颗粒的生长及团聚。制备 得到的微球型脲醛树脂基复合材料经热分析和烧蚀管 试验分别证实了与发射药良好的相容性和高效的缓蚀

引用本文:林少森,杜仕国,鲁彦玲,等. 脲醛树脂/TiO₂复合微球缓蚀剂的制备及性能表征[J]. 含能材料,2020,28(6):484-490. LIN Shao-sen, DU Shi-guo, LU Yan-ling, et al. Preparation and Characterization of Urea-formaldehyde/TiO₂ Composite Microsphere Erosion Inhibitor[J]. *Chinese Journal of Energetic Materials(Hanneng Cailiao)*,2020,28(6):484-490.

Chinese Journal of Energetic Materials, Vol.28, No.6, 2020 (484-490)

性能,有望用于发射药的改性及新型发射药的研发。

2 实验部分

2.1 试剂与仪器

试剂:尿素、钛酸丁酯、无水乙醇、乙酰丙酮,分析 纯,天津市永大化学试剂有限公司;硝酸,分析纯,石家 庄华通化工工贸有限公司;甲醛溶液(38%),分析纯, 石家庄市试剂厂;试验用水均采用双蒸水。

仪器:电热鼓风干燥箱(70-1,上海申光仪器仪表 有限公司);扫描电子显微镜(SEM,SUPRA[™] 55型,德 国 Carl Zeiss公司);激光粒度分析仪(LS13-320型,美 国 Beckman Coulter公司);傅里叶变换红外光谱仪 (FT-IR, Vertex 70,德国Bruker公司);X射线光电子能 谱仪(XPS, Escalab 250Xi,美国Thermo Fisher Scientific公司);热重分析仪(TG,TGA 7型,美国Perkin Elmer公司);差示扫描量热仪(DSC,Q2000型,美国 TA Instruments公司);半密闭爆发器(泸州北方化学 工业有限公司)。

2.2 实验过程

2.2.1 脲醛树脂/TiO2复合微球的制备

参照文献[16]的方法制备脲醛树脂微球,具体为:将15g尿素溶解于500 mL水中,加入28g甲醛溶液,用0.1 mol·L⁻¹的硝酸调节混合溶液的pH值至3.5 左右,静置30h至反应完全,用蒸馏水离心洗涤4~5 次,干燥后得到白色的脲醛树脂微球备用。参照文献 [17]所用方法制备TiO₂溶胶,并用溶胶-回流法^[18]在 脲醛树脂表面沉积TiO₂,具体工艺如下:将2mL钛酸 丁酯、0.2 mL乙酰丙酮溶于20 mL无水乙醇中,搅拌 条件下逐滴加入蒸馏水至Ti(OH)₄沉淀完全,然后向 混浊液中滴加硝酸至沉淀消失,形成黄色透明的TiO₂ 溶胶。将所制备的TiO₂溶胶倒入盛有400 mL无水乙 醇的烧瓶中,取10g前述脲醛树脂微球加入烧瓶中混 合均匀,加热升温至80℃并回流50 min,冷却并用蒸 馏水和无水乙醇交替洗涤3~5次,干燥后得到浅黄色 的脲醛树脂/TiO₂复合微球。

2.2.2 试样表征及性能测试

对样品进行喷金处理后,利用扫描电子显微镜观 察样品的表面形貌;利用激光粒度分析仪测试样品的 粒径分布;采用傅立叶变换红外光谱仪分析样品的结 构组成,分辨率2 cm⁻¹,扫描范围4000~360 cm⁻¹,扫 描16次,KBr压片;利用X射线光电子能谱仪对样品的 表面元素组成进行分析,用AlK_a线作为X射线源,测 试管电压为15 kV、电流为10 mA;用TG法分析样品 组分比例,氮气气氛,升温速率10 ℃・min⁻¹,温度50~ 800 ℃。利用DSC法检测复合微球对某型双基发射 药热分解性能的影响,采用铝制坩埚,参比物为 α-Al₂O₃,氮气气氛,流量50 mL·min⁻¹,发射药为 (1.00±0.01) mg,升温速率(β)为5,8,10,15 ℃·min⁻¹, 温度为50~400 ℃。

采用半密闭爆发器烧蚀管法验证所制备脲醛树 脂/TiO₂复合微球的缓蚀性能,发射药为某型双基发射 药(11.6912g),沿气流方向于发射药前放置缓蚀添加 剂,点火药为2*硝化棉,烧蚀管材料为45*钢,燃烧环 境为半密闭爆发器,控压片为紫铜片。试验后,每个烧 蚀管先用丙酮清洗,再用乙醇处理,烘干后放入干燥器 中冷却至室温后称重。

3 结果与讨论

3.1 SEM 及粒径分析

制备的脲醛树脂/TiO₂复合微球的 SEM 图及粒径 分布如图 1 所示。从图 1a 可以看出,脲醛树脂微球球 形规整,球形度较好;图 1a 右上角的小图为黄色虚线





a. urea-formaldehyde microspheres

b. composite microspheres



c. particle size distribution

图1 脲醛树脂、复合微球的 SEM 照片及复合微球粒径分布图 Fig.1 SEM images of urea-formaldehyde microspheres, composite microspheres and particle size distribution of composite microspheres

含能材料

框处 6 万倍时的 SEM 照片,清晰地显示出所制备脲醛 树脂表面的纳米结构,该结构可用于 TiO₂纳米颗粒阻 聚,提供良好分散条件。

由图 1b 可见, 脲醛树脂/TiO₂复合微球的分散性 较好、粒径较均匀。从虚线框处复合微球表面的放大 图可见, 纳米 TiO₂沉积层比较平整, 表明脲醛树脂微 球表面的纳米孔被基本填平。但沉积层表面仍存有未 被填满的纳米孔, 表明沉积层的厚度应较小, 其厚度与 纳米孔的深度基本一致。由粒径分布图(图 1c)可见, 脲醛树脂/TiO₂复合微球的粒径主要分布在 7~ 30 μm, 其中值粒径 D₅₀值约为 17 μm, 该尺度微球用 作缓蚀剂有利于解决体积过大的问题。

3.2 FT-IR及 XPS 分析

图 2 是样品的红外光谱图,图中所测的 TiO₂样品 来自复合微球,由所制备的脲醛树脂/TiO,复合微球在 600℃下煅烧去除其中的有机成分,收集残留无机组 分冷却后检测。由脲醛树脂微球的红外光谱曲线a可 知,3580~3200 cm⁻¹之间的宽峰是 N-H和 O-H的 伸缩振动耦合峰,1640 cm⁻¹是酰胺基中C-O的伸缩 振动峰,1550 cm⁻¹和780 cm⁻¹是N-H的弯曲振动 峰,1134 cm⁻¹是醚键C-O-C的不对称伸缩振动峰。 分析红外光谱曲线 c 可知,400~800 cm⁻¹之间的宽峰 是 Ti-O 的伸缩振动和 Ti-O-Ti 的弯曲振动耦合 峰,是TiO₂的特征吸收峰^[19]。脲醛树脂/TiO₂复合微 球样品的红外光谱曲线b中包含有脲醛树脂微球的特 征吸收峰,此外400~800 cm⁻¹之间的吸收峰比脲醛树 脂微球红外曲线上的吸收峰明显变强,这是受到TiO, 的特征吸收峰影响,表明脲醛树脂微球表面已形成了 纳米 TiO, 沉积层, 这与脲醛树脂/TiO, 复合微球的 SEM观察结果相一致。

为进一步分析在溶胶回流体系中 TiO,在脲醛树





Fig.2 FT-IR curves of urea-formaldehyde , composite microspheres and ${\rm TiO}_{\scriptscriptstyle 2}$

脂微球表面的沉积情况,分别对脲醛树脂微球样品和 脲醛树脂/TiO₂复合微球样品进行 XPS分析,其结果如 图 3 所示。由样品的 XPS全谱图 3a 和图 3b 可见,脲醛 树脂微球样品显示出了 C1s、O1s、N1s峰,表面主要有 C、O、N等3种元素;脲醛树脂/TiO₂复合微球样品显 示出了 C1s、O1s、N1s、Ti2p峰,表面主要有 C、O、N、 Ti等4种元素,进一步说明了脲醛树脂微球表面 TiO₂ 沉积层的存在。作为一种表面分析方法,XPS的探测 深度在10 nm 以内,但在脲醛树脂/TiO₂复合微球样品 中仍能检测到 C、N等元素的信号,受TiO₂沉积层屏蔽



图 3 脲醛树脂微球和脲醛树脂/TiO₂复合微球的 XPS 全谱图 与Ti2p 的窄谱图

Fig.3 Wide scan (a, b) XPS spectra of urea-formaldehyde and composite microspheres and high resolution Ti2p spectrum

的影响,C、N等元素的信号应主要来自微球表面纳米 孔周围未被纳米TiO₂颗粒覆盖的脲醛树脂,综合SEM 照片的变化情况,可以推断TiO₂此时在脲醛树脂表面 主要是存在于斑驳的纳米孔中。由脲醛树脂/TiO₂复 合微球样品中Ti2p的高分辨XPS谱图及分峰拟合曲 线图3c可见,结合能为458.8 eV和464.5 eV处的峰, 分别对应于Ti2p电子层中Ti2p_{3/2}和Ti2p_{1/2}电子。左右 两峰的区域面积之比约为2.0,其带间的能量差约为 5.7 eV,与文献[20]情况相吻合,说明复合微球表面沉 积的TiO₂纯度较高。

3.3 热重分析

表面具有纳米孔的脲醛树脂微球样品和脲醛树脂/TiO₂复合微球样品在惰性气体氛围下的TG/DTG 结果如图4所示。由图4a和图4b可见,两个样品的质量损失曲线均分可为三个阶段:室温至200℃的缓慢 质量损失阶段,200~400℃的快速质量损失阶段, 400℃以上的碳化反应阶段。

由图4a可见,表面具有纳米孔的脲醛树脂微球样 品低于200℃阶段的质量损失约为4%,这是由脲醛 树脂微球中吸附的水及其它低沸点物质的挥发所致,



图 4 脲醛树脂微球和脲醛树脂/TiO₂复合微球的TG/DTG曲线 **Fig. 4** TG/DTG curves of urea-formaldehyde and composite microspheres

另外在此温度范围内,脲醛树脂中的羟甲基和胺基等 活性基团也会发生缩合反应脱除水分与甲醛从而引起 质量损失。200~400 ℃是脲醛树脂微球样品的快速 质量损失阶段,质量损失约为69%,主要原因是亚甲 基醚键、亚甲基键等化学键的断裂分解以及其他小分 子的脱除。在此温度范围内,样品的DTG曲线中含有 多个质量损失峰,这说明脲醛树脂的质量损失是分阶 段进行的,结合红外表征结果并参考键强情况,可认为 255 ℃左右对应的是亚甲基醚键的断裂,290~350 ℃ 之间主要对应亚甲基键的断裂。400 ℃以上是碳化反 应阶段,质量损失约为23%,主要原因是碳、氮、氢等 元素的脱除。

由图4b可见,脲醛树脂/TiO,复合微球样品低于 200 ℃阶段的质量损失约为5%,主要是由复合微球内 吸附的水及其它低沸点物质的挥发所致。200~ 400 ℃是脲醛树脂/TiO,复合微球样品的快速质量损 失阶段,质量损失约为70%,主要原因是亚甲基醚键、 亚甲基键等化学键的断裂分解。在此温度范围内,复 合微球的微分热重曲线中主要有两个质量损失峰, 258 ℃左右较小的质量损失峰对应亚甲基醚键的断 裂,285 ℃左右较大的质量损失峰对应亚甲基键的断 裂;400℃以上是碳化反应阶段,质量损失约为15%, 主要原因是碳、氮、氢等元素的脱除。曲线对比发现, 该阶段在较低的温度565℃处有较小的峰,且在整个 质量损失过程中的占比缩小,其原因是复合微球表面 的TiO,沉积层,在升温过程中会阻碍复合微球中的脉 醛树脂发生团聚、熔融形成体型结构,使其能在较低的 温度下完全分解。由以上分析可推知,脲醛树脂/TiO, 复合微球样品中固体TiO,的含量约在6%左右。

3.4 添加复合微球前后发射药的 DSC 分析

不同升温速率(β)下,添加复合微球前后发射药的 DSC曲线如图5所示。由图5可以看出添加复合微球 前后,发射药的分解峰温(T_p)变化很小,说明复合微球 对该发射药的T_o影响较小。

利用不同β下体系的 T_p推导得到β=0 ℃・min⁻¹时 的 T_p以衡量复合微球对发射药安定性的影响,计算方 法如下^[21]:

$$T_{pi} = T_{p0} + b\beta_{i} + c\beta_{i}^{2} + d\beta_{i}^{3}$$
(1)

式中, T_{pi} 为线性升温速率为 β_i 时试样的峰温,K; T_{po} 为 线性升温速率 β_i 趋于零时试样的峰温,K; β_i 为试样线 性升温速率,℃·min⁻¹: $b_x c_x d$ 均为常数。

由此可计算得到添加复合微球前后该型双基发射

含能材料





药在升温速率β=0 ℃·min⁻¹下的分解峰温分别为 184.7436 ℃和184.7587 ℃,即添加复合微球后发射 药的分解峰温增加0.0151 ℃,说明复合微球有利于提 高发射药的热安定性^[21]。

采用Ozawa方法^[21],计算添加复合微球前后体系的表观活化能以 lg*b*为纵坐标、1/*T*_p为横坐标,利用Origin软件作线性回归分析,最小二乘法拟合曲线及相应的参数如图 6 所示,添加复合微球前后,体系的线性 回归方程相关系数 r 的绝对值均大于 0.97,说明拟合 结果置信度较高。依据拟合直线的斜率求取体系的表 观活化能。计算方法如下:

$$k = -0.4567 \frac{E_a}{R} \tag{2}$$

式中,k为拟合曲线的斜率;R为摩尔气体常数,取 8.314 J·mol⁻¹·K⁻¹; E_a 为体系表观活化能,kJ·mol⁻¹。

由式(2)得出添加复合微球前后体系的表观活化 能分别为156.40 kJ·mol⁻¹和171.54 kJ·mol⁻¹,添加复 合微球前后表观活化能的改变率依式(3)计算:

$$\phi = \left| \frac{E_{a1} - E_{a2}}{E_{a1}} \right| \times 100\%$$
(3)



b. proellant with composite microspheres

图6 lgβ对1000/T_p关系的线性回归

Fig.6 Linear regression of $\lg\beta$ versus1000/ T_p

式中, ϕ 为添加复合微球前后表观活化能改变率,%; E_{a1} 为发射药体系表观活化能,kJ·mol⁻¹; E_{a2} 为含复合微球发射药体系表观活化能,kJ·mol⁻¹。

综合升温速率β=0 ℃·min⁻¹时添加复合微球前后 体系的分解峰温变化为0.0151 ℃<2.0 ℃和表观活化 能改变率为9.68%<20%,根据GJB 772A-1997 方法 502.1中的内容,可判断脲醛树脂/TiO₂复合微球与所 选发射药的相容性好,相容性等级为1级。

3.5 复合微球缓蚀性能验证

半密闭爆发器烧蚀管试验是利用发射药在半密闭 爆发器中燃烧产生高温高压的燃气,达到一定压力后 会冲破控压片流经烧蚀管,使烧蚀管受到烧蚀而孔径 增大质量减少。虽然烧蚀管试验与武器身管在实际使 用条件下的烧蚀磨损环境有一定差别,但实践统计发 现发射药的烧蚀性与烧蚀管的烧蚀量之间有一定的对 应关系,所以半密闭爆发器烧蚀管试验可用于测试发 射药的烧蚀性,也适用于检测缓蚀剂的缓蚀性能^[22]。 缓蚀效率用添加试样后的烧蚀管减重相对于制式药的 烧蚀管减重来衡量。计算方法依(4)式和(5)式进行: $E_i = m_1 - m_2$ (4)

$$\delta = \frac{\sum_{i=1}^{3} \left| E_i - E_0 \right|}{E_0} \times 100\%$$
(5)

式中, E_i 为每个烧蚀管的烧蚀量,mg; m_1 和 m_2 分别代 表烧蚀实验前后的烧蚀管质量,mg; E_0 为不添加复合 微球发射药的烧蚀量,mg; δ 用来表征相对于原发射药 的缓蚀效率,%。

复合微球作为缓蚀添加剂时烧蚀量变化及缓蚀效 率变化的结果如图7所示。由图7可见,添加脲醛树 脂/TiO,复合微球后的发射药样品的烧蚀性降低。可 能的缓蚀机理解释为:(1)与传统大尺度类型的的缓 蚀剂相比较,脲醛树脂/TiO,复合微球的分散性好且粒 径小,可在短暂的发射过程中与发射药燃气充分作用, 更好发挥作用;(2)脲醛树脂作为氨基树脂,热分解产 生的氮元素有可能借助内膛高温环境发生渗氮过程, 强化内膛;(3)在高温高压的发射环境下,脲醛树脂发 挥其膨化特性,在热分解的过程中将沉积在其表面的 TiO,颗粒进一步分散,发挥其纳米特性。值得关注的 是,随着复合微球添加量的增加,发射药试样的烧蚀性 逐渐下降,但趋势变缓,当复合微球的添加量达到0.4 g的时候,其缓蚀效率达到20.5%,此时复合微球相对 发射药的质量占比为3.4%。从图7还可以看出,随着 复合微球添加量的增加,缓蚀效率的增加速率变得缓 慢,这可能是当添加量过大时,在发射药较短的完全燃 烧时间内,复合微球热解不完全而产生相应残渣,而这 些残渣反而加重烧蚀。实验过程中也发现,在添加量 增大时,烧蚀管内壁的可见残渣有增加迹象。





4 结论

针对发射药的烧蚀性问题,采用脲醛树脂微球为基体,利用其表面的纳米结构承载和分散TiO2颗粒。

对制备得到的试样进行分析测试及相应的实验,得到 如下结论:

(1)SEM、粒径分析、FI-IR和XPS综合结果显示,所制备的脲醛树脂微球表面具备斑驳纳米孔,通过TiO2 溶胶回流体系可在脲醛树脂表面沉积TiO2颗粒形成 脲醛树脂基复合微球,且沉积的TiO2纯度较高,得到 的脲醛树脂/TiO2复合微球负载纳米尺度TiO2后能在 微米尺度稳定分散。

(2)热分析结果表明,复合微球中TiO₂的比例约 为6%。分析添加复合微球前后发射药的热分解峰温 和表观活化能变化,可认为复合微球对发射药的热分 解影响较小,有助于提高发射药的安定性,复合微球与 发射药的相容性好,为1级相容。

(3)烧蚀管试验说明复合微球用作某型双基发射 药缓蚀剂时具备良好的缓蚀效果,当体系中复合微球 的质量占比为3.4%时,缓蚀效率可达到20.5%。

参考文献:

 [1] 张小兵. 枪炮内弹道学[M]. 北京:北京理工大学出版社, 2014: 350-378.
 ZHANG Xiao-bing. Interior ballistics of guns[M]. Beijing: Bei-

jing Institute of Technology Press, 2014: 350–378.

- [2] Chung K, Lee R, Readdy A. Cannon wear and erosion science and technology objective program (STO) 155-mm projectile rotating band/obturation for extended range [R]. Army Armament Research Development and Engineering Center Picatinny Arsenal NJ Munitions Engineering Technology Center, 2015.
- [3] Boncompain T. Gun tube wear reduction for 105mm artillery[R]. Canada: General Dynamics Ordnance and Tactical Systems, 2010.
- [4] Sun N, Xiao Z G. Robust microencapsulated silicone oil with a hybrid shell for reducing propellant erosion[J]. Propellants, Explosives, Pyrotechnics, 2018, 43(2): 151-155.
- [5] 李洪广, 闫军, 汪明球, 等. TiO₂前驱体微胶囊型缓蚀剂的制备 与性能研究[J]. 无机材料学报, 2015, 30(1): 47-52.
 LI Hong-guang, YAN Jun, WANG Ming-qiu, et al. Microcapsulation of TiO₂ precursor and its performance as inhibitor of erosion [J]. *Journal of Inorganic Materials*, 2015, 30(1): 47-52.
- [6] Lee K J, Lee J H, Jeoung S, et al. Transformation of metal organic frameworks/coordination polymers into functional nanostructured materials: experimental approaches based on mechanistic insights[J]. Accounts of Chemical Research, 2017, 50 (11): 2684-2692.
- [7] Kumar S G, Rao K S R K. Polymorphic phase transition among the titania crystal structures using a solution-based approach: from precursor chemistry to nucleation process[J]. *Nanoscale*, 2014, 6(20): 11574-11632.
- [8] 李丽,柯香,安亭,等.多孔核壳结Ni@C纳米棒的制备及其对 高氯酸铵热分解催化性能的影响[J].含能材料,2019,27(10): 867-874.

LI Li, KE Xiang, AN Ting, et al. Preparation of porous core-shell structural Ni@C nanorods and their catalytic proper-

CHINESE JOURNAL OF ENERGETIC MATERIALS

ties for thermal decomposition of ammonium perchlorate [J]. *Chinese Journal of Energetic Materials* (*Hanneng Cailiao*), 2019,27(10): 867–874.

- [9] 宋遒志,朵英贤.纳米材料对发射药的影响及身管延寿作用[J]. 哈尔滨工程大学学报,2011,32(9):1173-1178. SONG Qiu-zhi, DUO Ying-xian. Influence of a nanomaterial on propellant and the function of a nanomaterial for increasing the service life of a gun barrel[J]. *Journal of Harbin Engineering University*, 2011, 32(9): 1173-1178.
- [10] 宋道志,王建中,陈永才,等.发射药中纳米材料的分散性对身 管延寿的影响研究[J]. 兵工学报, 2009, 30(3): 289-294.
 SONG Qiu-zhi, WANG Jian-zhong, CHEN Yong-cai, et al. Influence of dispersing property of nanomaterial mixed into propellant on the service life of gun barrel[J]. Acta Armmamentarii, 2009, 30(3): 289-294.
- [11] Fujimura K, Miyake A. The effect of specific surface area of TiO₂ on the thermal decomposition of ammonium perchlorate
 [J]. Journal of Thermal Analysis and Calorimetry, 2010, 99 (1): 27–31.
- [12] Wang Y, Tu M, Li X, et al. Facile synthesis of marigold-like microspheres from urea formaldehyde with controllable morphology[J]. *Materials Letters*, 2015, 145: 27–29.
- [13] Wang X F, Han R, Han T L, et al. Determination of elastic properties of urea-formaldehyde microcapsules through nanoindentation based on the contact model and the shell deformation theory [J]. *Materials Chemistry and Physics*, 2018, 215: 346–354.
- [14] 吴冰峰,杨丽娜,李剑,等.生物质模板剂制备介孔材料研究进展[J].化工进展,2018,37(7):2686-2693.
 WU Bing-feng, YANG Li-na, LI Jian, et al. Application of biomass templates in the preparation of mesoporous materials[J]. *Chemical Industry and Engineering Progress*, 2018, 37(7): 2686-2693.
- [15] 卢丰,龙东辉,乔文明,等.有序中孔炭球的自组装合成及其结构控制[J].无机材料学报,2009,24(3):571-576.

LU Feng, LONG Dong-hui, QIAO Wen-ming, et al. Structure control of ordered mesoporous carbon spheres prepared from suspension-assist evaporation-induced self-assembly [J]. *Journal of Inorganic Materials*, 2009, 24(3): 571–576.

- [16] Wang D, Chen M, Wang C, et al. Synthesis of carbon microspheres from urea formaldehyde resin [J]. *Materials Letters*, 2011, 65(7): 1069–1072.
- [17] Wang M Q, Yan J, Cui H P, et al. Low temperature preparation and characterization of TiO₂ nanoparticles coated glass beads by heterogeneous nucleation method[J]. *Materials Characterization*, 2013, 76: 39–47.
- [18] 孟胜皓, 闫军, 李洪广, 等. 溶胶-回流法制备 TiO₂包覆碳纳米 管复合颗粒[J]. 化工新型材料, 2015(9): 62-64.
 MENG Sheng-hao, YAN Jun, LI Hong-guang, et al. Preparation of the TiO₂/CNTs nanocomposite using sol-reflux method
 [J]. New Chemical Materials, 2015(9): 62-64.
- [19] Hu P, Jia Z, Shen Z, et al. High dielectric constant and energy density induced by the tunable TiO₂ interfacial buffer layer in PVDF nanocomposite contained with core-shell structured TiO₂@BaTiO₃ nanoparticles [J]. Applied Surface Science, 2018, 441: 824-831.
- [20] Venezia A M, Liotta F L, Pantaleo G, et al. Effect of Ti(IV) loading on CO oxidation activity of gold on TiO₂ doped amorphous silica [J]. *Applied Catalysis A*: *General*, 2006, 310: 114–121.
- [21] 国防科学技术工业委员会. GJB 772A-1997. 中华人民共和国国 家军用标准炸药实验方法[S]. 北京:国防科工委军标出版社, 1997.
- [22] 刘靖,黄振亚,汪俊杰,等.三基发射药烧蚀性影响因素的实验研究[J]. 含能材料, 2014, 22(3): 392-396.
 LIU Jing, HUANG Zhen-ya, WANG Jun-jie, et al. Experimental study on influence factors of triple base propellant erosion [J]. Chinese Journal of Energetic Materials(Hanneng Cailiao), 2014, 22(3): 392-396.

Preparation and Characterization of Urea-formaldehyde/TiO₂ Composite Microsphere Erosion Inhibitor

LIN Shao-sen¹, DU Shi-guo¹, LU Yan-ling¹, WANG Hai-yang²

(1. Army Engineering University Shijiazhuang Campus, Shijiazhuang 050003, China; 2. Military Representative Bureau of Army Equipment Department in Chongqing, Chongqing 401336, China)

Abstract: In order to reduce the erosion effect of propellant, porous urea-formaldehyde resin microspheres were synthesized by stepwise polymerization of urea and formaldehyde without introducing templates and structure-directing agents. Nano-sized TiO₂ particles were deposited on the pores by sol-reflux method, and composite microspheres were formed as erosion inhibitors. SEM and particle size analysis showed that there were obvious mottled nanopores on the surface of urea-formaldehyde microspheres. Combined with FT-IR and XPS analysis, it was determined that nanopores could be used to deposit high purity nano-TiO₂. The particle size distribution of urea-formaldehyde/TiO₂ composite microspheres was in the range of 7–30 μ m. Thermal analysis results showed that the inorganic content of the composite microspheres was about 6%. The composite microspheres exhibited good compatibility with the propellant, which did not affect the thermal decomposition of the propellant and was beneficial to improving the thermal stability of the propellant. The erosion inhibition performance of the composite microspheres was verified by the semi-closed bomb test. When the composite microspheres had a mass ratio of 3.4% relative to the propellant, the effect was the best and the erosion-reducing efficiency was 20.5%. This composite material is expected to be applied to the modification of standard propellants and the design of new high-energy propellants.

Key words: urea-formaldehyde resin; TiO₂; composite microspheres; compatibility; erosion inhibitor

CLC number: TJ55; TJ307; O64 Document code: A

DOI: 10.11943/CJEM2019175

(责编:王艳秀)