文章编号:1006-9941(2014)06-0798-06

F2311 含量对 TATB 基 PBX 蠕变性能的影响

林聪妹,刘佳辉,刘世俊,涂小珍,黄 忠,李玉斌,张建虎(中国工程物理研究院化工材料研究所,四川绵阳 621999)

摘 要:以TATB 基高聚物粘结炸药(PBX)为原配方,制备了含氟弹性体(F2311)含量分别为0.05%、0.1%、0.2%、0.4%的4种改性配方,采用动态力学分析仪研究了F2311对PBX的三点弯曲蠕变性能影响。结果发现,加入0.4%的F2311使TATB基PBX的抗蠕变性能下降,减少F2311含量有利于提高其抗蠕变性能。含0.05%F2311的改性配方PBX在60℃/6MPa下的蠕变应变略低于原配方。研究同时采用六元件模型对TATB基PBX及其改性配方的蠕变行为进行模拟。得到了蠕变曲线的本构方程,理论预测模型和试验数据吻合良好。根据时温等效原理,获得了TATB基PBX及其改性配方在参考温度30℃下的蠕变柔量主曲线,结果表明含0.05%F2311的TATB基PBX改性配方的长期抗蠕变性能优于原配方PBX。

DOI: 10.11943/j.issn.1006-9941.2014.06.016

1 引 言

TATB 基高聚物粘结炸药 (Polymer Bonded Explosive,PBX) 是一种颗粒高度填充的聚合物基复合材料,具有能量高、感度低、力学性能好、易机械加工等优点,广泛应用于各种武器系统。在贮存和使用过程中,PBX 材料受环境温度和加载应力的影响,会发生明显的蠕变行为^[1-3]。蠕变性能与所处环境条件有关,例如,环境温度的反复变化导致 TATB 基 PBX 抗蠕变性能出现一定程度下降^[4],而 75 ℃高温加速老化对TATB 基 PBX 的稳态蠕变速率没有明显的影响^[5]。

蠕变是粘弹性材料的典型力学松弛现象,也是 PBX 主要的失效形式之一^[6]。丁雁生等^[7]认为对于 颗粒高度填充聚合物基复合材料,颗粒相坚硬时,尽管 高聚物含量很少,但其基体的蠕变仍然是复合材料蠕 变的主要根源。通过物理方法或化学方法对高聚物进 行改性,如采用填料填充^[8]、添加偶联剂^[9]或者辐射 交联^[10]等方法,可以有效地提高聚合物及其复合材料 的耐蠕变性能。但是目前关于改性 PBX 蠕变性能方 面的报道较少,为此,本研究采用含氟弹性体(F2311) 改性 TATB 基 PBX,测试了其三点弯曲蠕变行为,获得 了 PBX 的蠕变本构方程,讨论了含氟弹性体(F2311)

收稿日期: 2013-08-10; 修回日期: 2014-01-23

作者简介:林聪妹(1985-),女,助理研究员,主要从事高聚物粘结炸药 的配方设计和性能研究。e-mail: lincmei2009@163.com 含量对 TATB 基 PBX 蠕变性能的影响,为分析 PBX 在 贮存和使用过程中的力学响应提供参考。

2 试验部分

2.1 配方和样品制备

原配方 PBX-1 中 TATB 和粘结剂质量比为95:5。 在 PBX-1 基础上保持粘结剂总含量不变,加入质量分 数为 0.05%、0.1%、0.2%、0.4%的 F2311,标记为 PBX-2、PBX-3、PBX-4、PBX-5。采用水悬浮法制备 TATB 基 PBX 的造型粉,再压制成药柱。

2.2 三点弯曲蠕变试验

在德国 NETZSCH 公司 DMA 242 热机械分析仪 上进行三点弯曲蠕变性能测试:采用跨距为 20 mm 的三点弯曲样品夹具,测试不同温度、不同最大弯曲正 应力下 PBX 的三点弯曲蠕变性能。试验过程由仪器 控温模块自动恒温,控温精度为±1 ℃。试验时间设 定为 5400 s,若在设定时间内样品没有破坏,试验停 止;若在设定时间内样品被破坏,试验立即停止。

在三点弯曲蠕变试验中,样品受到拉、压载荷的共同作用,即样品的上表面受到压应力作用,下表面受拉 应力作用。在中心某一特殊层面上,材料既不受压也 不受拉,这一层面称为中性层。弯曲正应力沿中性层 上下,呈现线性分布。在最外侧其绝对值达到最大,称 为最大弯曲正应力 σ_{max}:



$\sigma_{\rm max} = \frac{3FL}{2bh^2}$	(1)

式中,F为施加的外力,N;L为跨距,mm;b和h分别 为样品的宽度和厚度,mm。

3 结果与讨论

3.1 TATB 基 PBX 高温蠕变性能

3.1.1 F2311 含量对 TATB 基 PBX 高温蠕变性能的影响

TATB 基 PBX 的高温蠕变性能研究关注的温度范 围为 50~70 ℃,应力范围为 3~12 MPa^[11],为此本、 研究选取 60 ℃/6 MPa 为试验条件,进行三点弯曲蠕 变试验,得到5种TATB基PBX的蠕变应变,结果如图 1 所示。从图 1 可以看出,60 ℃/6 MPa 下, PBX-1, PBX-2,PBX-3 蠕变曲线形状基本相同,明显分为两个 阶段,即加载时的瞬时弹性应变和稳态蠕变阶段。 PBX-4 配方的蠕变分为三个阶段:瞬时弹性应变、稳 态蠕变阶段和加速蠕变阶段^[12]。而 PBX-5 的蠕变应 变随时间而迅速增大,然后发生蠕变破坏。高温蠕变 性能可以通过蠕变破坏时间、最大蠕变应变和稳态蠕 变速率表示[11]。蠕变破坏时间是指试验样品出现蠕 变破坏的时间,最大蠕变应变是指蠕变试验结束时的 蠕变应变。稳态蠕变阶段的蠕变速率近似为一个稳定 数值,称为稳态蠕变速率,可以通过测量稳态阶段的斜 率求得。以 PBX-1 为例, 对蠕变曲线的稳态段进行线 性拟合,其结果如图2所示。从图2可以看出,在稳态 蠕变阶段,蠕变应变随时间的延长而线性增大。试验 数据与线性拟合结果具有良好的一致性。拟合直线的 斜率即为稳态蠕变速率。PBX-1 的稳态蠕变速率为 $7.667 \times 10^{-9} \text{ s}^{-1}$

表1为TATB基PBX的蠕变性能参数。由表1可见,随着F2311含量减少,TATB基PBX的稳态蠕变速率降低,蠕变破坏时间变长,蠕变应变减小。由于添加0.4%F2311,PBX-5配方的蠕变应变随时间的增加而迅速增加(见图1),蠕变破坏时间为25s。当F2311含量降低至0.2%时,PBX-4的蠕变破坏时间为2640s。进一步降低F2311含量,PBX-1~PBX-3呈现出稳态蠕变的态势,在试验设定时间内没有发生蠕变破坏。这主要是因为原粘结剂中含有苯乙烯共聚物,其分子主链中含有苯基等芳杂环,链上可以内旋转的单键比例相对较少,分子链的刚性大。而F2311是单体摩尔比为1:1聚合的偏氟乙烯/三氟氯乙烯无规共聚物,其分子链由饱和单键构成,分子链可以围绕单键进行内旋转,分子链的柔性比原粘结剂提高。苯乙



图 1 60 ℃ / 6 MPa 下 TATB 基 PBX 的蠕变应变曲线

Fig. 1 Creep strain curves of TATB-based PBXs at 60 °C /6 MPa



图 2 60 ℃/6 MPa下 PBX-1 的蠕变曲线稳态段线性拟合示意图 Fig. 2 The linear fit of the creep strain curves during steady state of PBX-1 at 60 ℃/6 MPa

表1 TATB 基 PBX 的蠕变性能参数

Table 1 The creep performance parameters of TATB-based	PBX	śs
--	-----	----

sample	constant creep strain rate/s ⁻¹	maximum creep strain	creep failure time/s
PBX-1	7.667×10 ⁻⁹	3.128×10 ⁻⁴	>5400
PBX-2	1.011×10 ⁻⁸	3.100×10^{-4}	>5400
PBX-3	1.398×10^{-8}	3.535×10^{-4}	>5400
PBX-4	6.194×10^{-8}	5.941×10^{-4}	2640
PBX-5	-	3.405×10^{-4}	25

烯共聚物的玻璃化转变温度为 116 ℃,而 F2311 的玻 璃化转变温度为 0 ℃。在实验温度下,苯乙烯共聚物 处于玻璃态,而 F2311 处于高弹态,其分子链段可以 自由运动,易于流动和变形。由于热运动,F2311 的线 性长链分子不断改变自己的形状,分子通常处于卷曲 状态。F2311 的弹性模量很小,受到外力作用时,卷曲 的分子链容易被拉直,显示出较大的形变量,所以 F2311 的加入使 PBX 的硬度降低,材料抵抗外力变形 的能力也降低,抗蠕变性能降低。因此,降低 F2311 含量有利于提高 PBX 的抗蠕变性能。当 F2311 含量 降至0.05%时,PBX-2 的蠕变应变略低于 PBX-1。这

含能材料

主要是因为 F2311 含量较低时,材料韧性对蠕变性能 的影响占主导作用。PBX 在制备过程中存在多种缺陷 和损伤,当受到外加载荷作用时,损伤开始扩展。少量 F2311 的加入提高了粘结剂基体的韧性,从而降低了 PBX 中蠕变损伤的扩展速度,提高其抗蠕变性能。试 验结果表明,改性配方 PBX-2 的抗蠕变性能优于原配 方 PBX-1,其他改性配方 PBX-3 ~ PBX-5 的抗蠕变性 能低于原配方 PBX-1。因此,选取抗蠕变性能较好的 改性配方 PBX-2 进一步研究温度和应力对蠕变性能 的影响,并将其与原配方 PBX-1 进行比较。

3.1.2 温度和应力对 TATB 基 PBX 高温蠕变性能的 影响

选取原配方 PBX-1 以及抗蠕变性能较好的改性 配方 PBX-2,考察 4 MPa 时,温度对 TATB 基 PBX 高 温蠕变性能的影响,结果如图 3 所示。由图 3 可知,温 度对 TATB 基 PBX 的三点弯曲蠕变性能影响显著。温 度由 30 ℃提高到 80 ℃,PBX-1 和 PBX-2 的蠕变应变逐 渐增加,表明尺寸稳定性及长期负荷能力逐渐降低。



图 3 4 MPa 时不同温度下 PBX-1 和 PBX-2 的蠕变应变曲线 Fig. 3 Creep strain curves of PBX-1 and PBX-2 at different temperatures under 4 MPa

对比图 1 和图 3 中 PBX-1 和 PBX-2 在 60 ℃/6 MPa

和 60 ℃/4 MPa 下的蠕变应变曲线,可以看出,应力 对 TATB 基 PBX 的三点弯曲蠕变性能影响较大。 60 ℃下,加载应力为 4 MPa 和 6MPa 时,PBX-1 的最 大蠕变应变为 2.207×10⁻⁴ 和 3.128×10⁻⁴,PBX-2 的 最大蠕变应变为 1.579×10⁻⁴ 和 3.100×10⁻⁴。随应力 的增加,TATB 基 PBX 的最大蠕变应变增加,抗蠕变性 能降低。

3.2 TATB 基 PBX 蠕变曲线的本构方程

许多学者提出了采用理想弹簧和理想粘壶,以各种不同方式组合起来,模拟蠕变过程,如 Maxwell 模型、Voigt(或 Kelvin)模型、Burger 四元件模型等^[12]。 但是这些模型只给出了具有单一松弛时间的指数形式 的响应,而 PBX 是颗粒高度填充的聚合物基复合材料,由于结构单元的多重性及其运动的复杂性,其蠕变 过程不只一个松弛时间,为此,必须采用多元件组合模型^[12]来模拟。为了更加深刻地理解蠕变力学松弛现 象,本研究采用六元件力学模型^[12]来模拟 TATB 基 PBX 的蠕变行为,模型示意图如图 4 所示。



图4 六元件力学模型示意图

Fig. 4 Schematic drawing of six-element mechanical model

六元件力学模型可视为 Maxwell 模型^[12]和两个 Voigt 模型^[12]串联而成的,蠕变过程中应力 σ 保持不 变 $\sigma = \sigma_0$,因此聚合物基复合材料的总形变:

$$\varepsilon(t) = \varepsilon_1 + \varepsilon_2 + \varepsilon_3 + \varepsilon_4 = \frac{\sigma_0}{E_1} + \frac{\sigma_0}{E_2} (1 - e^{-t/\tau_2}) + \frac{\sigma_0}{E_3} (1 - e^{-t/\tau_3}) + \frac{\sigma_0}{\eta_4} t$$
(2)

式中,*t* 为蠕变时间,s; $\varepsilon(t)$ 为蠕变应变 ε 随蠕变时间 *t* 的函数; ε_1 为普弹形变; ε_2 和 ε_3 为高弹形变; ε_4 为粘 性流动形变; σ_0 为初始应力,MPa; E_1 为普弹形变的弹 性模量,MPa; E_2 和 E_3 为高弹形变的弹性模量,MPa; τ_2 和 τ_3 为松弛时间,s; η_4 为本体黏度,MPa · s。

将方程(2)两边同除以 σ_0 ,得方程(3):

$$\frac{\varepsilon(t)}{\sigma_0} = \frac{1}{E_1} + \frac{1}{E_2} (1 - e^{-t/\tau_2}) + \frac{1}{E_3} (1 - e^{-t/\tau_3}) + \frac{1}{\eta_4} t$$
(3)

在蠕变过程中,由于恒定应力加载,蠕变过程也可 以用蠕变柔量 D 来表示:

$$D(t) = \frac{\varepsilon(t)}{\sigma} \tag{4}$$

方程(3)就转化为蠕变柔量方程:

$$D(t) = \frac{1}{E_1} + \frac{1}{E_2} (1 - e^{-t/\tau_2}) + \frac{1}{E_3} (1 - e^{-t/\tau_3}) + \frac{1}{\eta_4} t$$
(5)
 $\exists (5) \text{PD} \forall \text{TATB} \neq \text{PBX} = 0 \text{ sets } 0 \text{ se$

品在不同试验条件下的蠕变曲线进行非线性拟合,得 到六元件模型中 TATB 基 PBX 的各参数(弹性模量 E_1 、 E_2 、 E_3 、松弛时间 τ_2 、 τ_3 和本体黏度 η_4)的值列于表 2中。由表2可以看出,PBX-1~PBX-5的拟合相关系 数平方值 R² 都达到 0.994 以上,说明六元件模型可 以高精度模拟 TATB 基 PBX 的蠕变行为。

采用 Origin 数据分析软件 ^[13] 和式(5)对 5 种样					mater		A A A A A A A A A A A A A A A A A A A			
度 2 不同试验条件下六元件模型的拟合参数 Table 2 The fitting parameters of six-element model under different conditions										
sample	test condition	E ₁ / MPa	E_2 / MPa	τ_2/s	E_3 /MPa	$ au_3$ /s	η_4 / MPa \cdot s	R^2		
PBX-1	30 ℃/4 MPa	1.022×10^{6}	5.281×10^{5}	590.22	5.475×10^4	8.79	2.927×10^{9}	0.99854		
	45 ℃/4 MPa	9.585×10^{5}	6.811×10^4	549.37	3.918×10^4	18.39	9.820×10^{8}	0.99846		
	60 ℃/4 MPa	6.130×10^{5}	6.293×10^4	562.60	3.221×10^4	15.43	8.217×10 ⁸	0.99833		
	70 ℃/4 MPa	5.179×10^{5}	5.440×10^4	562.27	2.968×10^4	16.37	7.340×10^{8}	0.99847		
	80 ℃/4 MPa	4.181×10^{5}	4.386×10^{4}	541.70	2.741×10^{4}	21.12	6.742×10^8	0.99829		
	60 ℃/6 MPa	5.138×10^{5}	4.024×10^{4}	590.46	2.373×10^{4}	20.31	5.640×10^{8}	0.99865		
PBX-2	30 ℃/4 MPa	2.044×10^{6}	8.428×10 ⁵	1014.43	8.646×10 ⁴	6.73	5.758×10^{9}	0.99814		
	45 ℃/4 MPa	1.010×10^{6}	3.016×10^{5}	221.61	4.171×10^{4}	6.36	1.458×10^{9}	0.99766		
	60 ℃/4 MPa	6.220×10^{5}	1.482×10^{5}	607.30	3.876×10^4	12.25	9.774×10^{8}	0.99783		
	70 ℃/4 MPa	5.184×10^{5}	5.210×10^{4}	612.80	2.762×10^{4}	15.82	6.288×10^8	0.99834		
	80 ℃/4 MPa	4.342×10^{5}	3.390×10^4	572.41	1.786×10^{4}	13.74	4.257×10^{8}	0.99865		
	60 ℃/6 MPa	4.183×10^{5}	4.590×10^{4}	664.60	2.413×10^4	17.28	4.369×10^{8}	0.99885		
PBX-3	60 ℃/6 MPa	3.428×10 ⁵	4.037×10 ⁴	675.00	2.286×10^4	18.29	3.108×10 ⁸	0.99907		
PBX-4	60 ℃/6 MPa	2.159×10^{5}	3.677×10 ⁴	198.95	1.637×10^{4}	14.15	5.734×10 ⁷	0.99439		

由表2 拟合结果可知,应力为4 MPa 时,随着温 度的增加,PBX-1 和 PBX-2 普弹形变的弹性模量 E1逐 渐降低。这是因为温度升高, TATB 基 PBX 中粘结剂 分子链段和分子链热运动的能量增加。另一方面,温 度升高使粘结剂发生体积膨胀,加大了分子间的自由 空间。这两种作用使得粘结剂的分子热运动加剧,材 料宏观表现为刚性下降,弹性模量降低。同样,TATB 基 PBX 高弹形变的弹性模量 E,和 E,也随加载温度的升 高而降低,表现出明显的温度依赖性。温度升高,TATB 基 PBX 中粘结剂分子链越更容易发生延展和相对滑 移,因此 TATB 基 PBX 中本体黏度 η_4 降低。试验温度 为60 ℃时,加载应力由4 MPa提高至6 MPa,PBX-1 和 PBX-2 的弹性模量 E_1 、 E_2 、 E_3 和本体黏度 η_4 降低。这主 要是因为粘结剂分子链在高应力作用下活动能力提高。 可见,应力增大与温度升高对材料蠕变行为具有类似的 影响。在 60 ℃/6 MPa下,随着 F2311 含量降低, PBX-2 ~ PBX-4配方的弹性模量 E_1 、 E_2 、 E_3 和本体黏度 η_4 逐渐增加。这表明 TATB 基 PBX 的抗蠕变性能随 F2311 含量降低而提高。

3.3 蠕变行为的时间-温度等效性分析

蠕变现象既可以在较高的温度下较短的时间内观

察得到,也可以在较低的温度下较长的时间内观察得 到^[12]。根据时间-温度等效原理^[12],通过短期的试验数 据可以预估相对长期的蠕变性能,提供了一种材料长期 蠕变性能的加速表征方法^[13]。根据式(4),将图3的纵 坐标蠕变应力转换为蠕变柔量,可以得到加载应力为4 MPa时,PBX-1和PBX-2在不同温度下的三点弯曲蠕 变柔量与时间对数关系曲线,结果见图 5。从图 5 中可 以看出,各温度下的蠕变曲线形状相似。利用时温等效 原理^[13],以30℃作为参考温度,可以获得如图6所示 的主曲线。从蠕变柔量主曲线来看,与原配方 PBX-1 相 比,PBX-2的蠕变曲线向下偏移,这表明改性配方的抗





图 5 4 MPa 时不同温度下 PBX-1 和 PBX-2 的蠕变柔量曲线 Fig. 5 Creep compliance curves of PBX-1 and PBX-2 at different temperatures under 4 MPa



图 6 PBX-1 和 PBX-2 的蠕变柔量主曲线(30 ℃)

Fig. 6 Creep compliance master curves of PBX-1 and PBX-2 at 30 $^\circ\!\!C$

蠕变性能优于原配方 PBX-1。参考温度下得到的试验 时间为 30~5400 s,只跨越 3 个数量级; PBX-1 主曲线 的时间坐标为 30~2.7×10⁷ s,跨越 7 个数量级; PBX-2 主曲线的时间坐标为 30~1.5×10¹⁰ s,跨越 10 个数量 级。4 MPa 的应力作用下,PBX-1 的蠕变柔量主曲线的 时间跨度达到 2.7×10⁷ s(约 0.85 年)。

4 结 论

(1)含氟弹性体(F2311)含量对 TATB 基 PBX 的 抗蠕变性能具有显著的影响。当 F2311 含量较低 (0.05%)时,改性配方在 60 ℃/6 MPa 下的蠕变应变 低于原配方,抗蠕变性能提高。而 F2311 含量高于 0.05%时,改性配方的抗蠕变性能有所降低。

(2) 采用六元件力学模型,可以高精度地模拟 TATB 基 PBX 及其改性配方的蠕变特性,拟合相关系数 较高。拟合参数中弹性模量 $E_1 \ E_2 \ E_3$ 和本体黏度 η_4 可 以作为判定材料蠕变性能的特征参量。 (3) TATB 基 PBX 及其改性配方的三点弯曲蠕变 行为符合时温等效原理,将 PBX 在五个实验温度下的 短期三点弯曲蠕变曲线水平平移获得了 30 ℃下的主曲 线,可以预测材料在 30 ℃下约 2.7×10⁷ s(约 0.85 年) 内的三点弯曲蠕变变形情况。与原配方 PBX-1 相比, TATB 基 PBX 改性配方(含 0.05% 的 F2311)的蠕变柔 量主曲线向下偏移,抗蠕变性能提高。

参考文献:

[1] 李明, 温茂萍, 何强, 等. TATB 基高聚物粘结炸药的蠕变特性研究[J]. 含能材料,2005,13 (3): 150-154.

LI Ming, WEN Mao-ping, HE Qiang, et al. The compressive creep behavior of PBX based on TATB[J]. *Chinese Journal of Energetic Materials*(*Hanneng Cailiao*), 2005, 13(3): 150–154.

- [2] 潘颖, 丁雁生, 蔡瑞娇, 等. PBX 高聚物基复合材料蠕变损伤一维 模型[J]. 兵工学报,2000(2):123-127.
 PAN Ying, DING Yan-sheng, CAI Rui-jiao, et al. One-dimensional creep damage model of plastic bonded explosives[J]. *Journal of China Ordnance*, 2000 (2):123-127.
- [3] CHEN Peng-wan, XIE Hui-min, HUANG Feng-lei, et al. Deformation and failure of polymer bonded explosives under diametric compression test[J]. *Polymer Testing*, 2006, 25: 333–341.
- [4] 李敬明, 温茂萍, 黄毅民. 热循环对 TATB 基高聚物粘结炸药的性能影响研究[J]. 含能材料,2005,13 (4): 208-210.
 LI Jing-ming, WEN Mao-ping, HUANG Yi-min. Effect of the therm al cycling test on the properties of TATB based PBX[J]. *Chinese Journal of Energetic Materials*(*Hanneng Cailiao*), 2005, 13(4): 208-210.
- [5] 韦兴文,李敬明,涂小珍,等. 热老化对 TATB 基高聚物粘结炸药 力学性能的影响[J]. 含能材料,2010,18(2):157-161.
 WEI Xing-wen, LI Jing-ming, TU Xiao-zhen, et al. Effets of Thermal Ageing on Mechanical Properties of PBX Based on TATB[J]. *Chinese Journal of Energetic Materials*(*Hanneng Cailiao*), 2010, 18(2):157-161.
- [6] Liu Z W, Xie H M, Li K X, et al. Fracture behavior of PBX simulation subject to combined thermal and mechanical loads[J]. *Polymer Testing*, 2009, 28: 627–635.
- [7] 丁雁生,潘颖,蔡瑞娇,等. PBX 材料的蠕变损伤本构关系[J]. 含能材料,2000,8(2):86-90.
 DING Yan-sheng, PAN Ying, CAI Rui-jiao, et al. The creep damage constitutive relation of PBX[J]. *Chinese Journal of Energetic Materials*(*Hanneng Cailiao*), 2000, 8(2):86-90.
- [8] YANG Jing-lei, ZHANG Zhong, Schlarb A K, Friedrich K. On the characterization of tensile creep resistance of polyamide 66 nano-composites. Part I. Experimental results and general discussions
 [J]. Polymer, 2006, 47: 2791–2801.
- [9] Bengtsson M, Oksman K. Profile extrusion and mechanical properties of crosslinked wood-thermoplastic composites [J]. *Polymer Composites*, 2006, 27(2): 184–194.
- [10] YU J R, CHEN Z L, Zhu J, et al. Crosslinking modification of UH-MWPE fibers by ultra-violet irradiation [J]. International Polymer Processing, 1999, 4(4): 331–335.
- [11] 涂小珍,张波,韦兴文,等. TATB 基高聚物粘结炸药高温力学性能[J]. 含能材料,2013,21(3):306-309.
 TU Xiao-zhen, ZHANG Bo, WEI Xing-wen, et al. Mechanical properties of TATB based PBX at high temperature[J]. Chinese

含能材料

Journal of Energetic Materials (Hanneng Cailiao), 2013, 21 (3): 306 - 309

- [12]何曼君,陈维孝,董西侠. 高分子物理[M]. 上海:复旦大学出版 社.2005.
- [13] 林聪妹, 刘世俊, 涂小珍, 等. TATB 基 PBX 及其改性配方的蠕变

性能[J]. 含能材料,2013,21(4):506-511. LIN Cong-mei, LIU Shi-jun, TU Xiao-zhen, et al. Creep properties of TATB-based polymer bonded explosive and its modified formulation [J]. Chinese Journal of Energetic Materials (Hanneng Cailiao), 2013, 21(4): 506-511.

Influence of F2311 Content on Creep Performance of TATB-based Polymer Bonded Explosive

LIN Cong-mei, LIU Jia-hui, LIU Shi-jun, TU Xiao-zhen, HUANG Zhong, Ll Yu-bin, ZHANG Jian-hu

(Institute of Chemical Materials, CAEP, Mianyang 621999, China)

Abstract: In order to investigate the effects of fluoroelastomer (F2311) content on the creep performance of TATB-based polymer bonded explosive (PBX), 4 PBX formations modified by adding 0.05,0.1,0.2,0.4 wt% F2311 were prepared, and their three-point bending creep behavior were studied by dynamic mechanical analyzer. Results show that the addition of 0.4% F2311 make the creep resistance performance of TATB-based PBX decrease, and with the decrease of F2311, the creep resistance performance of PBX modified formulation enhances. When F2311 content drcreases to 0.05 wt%, the creep strain of modified formulation is slightly smaller than original formulation at 60 °C /6 MPa. Meanwhile ,six-element model was used to simulate the creep behaviors of PBX. The constitutive equations of creep curves were obtained. The predicted theoretical results coincide quite well with the experimental data. Based on time-temperature superposition principle, the master curves of TATB-based PBX and its modified formulation are obtained at 30 °C. Results show that compared with original formulation PBX, the long-term creep resistance performance of modified formulation PBX with 0.05 wt% F2311 is enhanced.

Key words: applied chemistry; TATB; polymer bonded explosive(PBX); fluoroelastomer; creep performance; time-temperature superposition

CLC number: TJ55; O69

Document code: A

DOI: 10.11943/j.issn.1006-9941.2014.06.016

∦ 读者・作者・编者 ∦ ****

《含能材料》"观点"征稿

为了丰富学术交流形式,及时传递含能材料领域同行们的学术观点和思想,《含能材料》开设了"观点" www.energetic-materials www.energetic-materials 栏目。"观点"栏目的来稿应观点鲜明、内容新颖、形式短小精悍。欢迎含能材料各领域的专家积极来稿。来

《含能材料》编辑部