文章编号:1006-9941(2015)02-0140-06

# DMA 方法研究多壁碳纳米管 /F2314 复合材料的粘弹性能

林聪妹,刘佳辉,刘世俊,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)

大きに高いる。の「G.CN する机械却" 時~ 摘 要:用熔融共混法制备了多壁碳纳米管(MWCNTs)/氟聚物(F2314)复合材料。用动态机械热分析(DMA)法考察了 MWC-NTs 含量对复合材料粘弹性能(动态力学行为和三点弯曲蠕变性能)的影响。结果表明,随着 MWCNTs 含量的增加, MWCNTs/ F2314 复合材料的储能模量增加,玻璃化转变温度和损耗因子峰值(tanomax)减小。MWCNTs的存在使得 MWCNTs/F2314 复合材 料的蠕变应变和稳态蠕变速率减小。80 ℃/0.1 MPa下,当 MWCNTs 含量从 2% 增加到 20% 时,MWCNTs/F2314 复合材料的蠕 变应变和稳态蠕变速率分别减小 87.6%和 84.7%。Burger 四元件模型可以模拟 MWCNTs/F2314 复合材料的蠕变行为,并获得 蠕变曲线的本构方程。

关键词:多壁碳纳米管;含氟聚合物(F2314);复合材料;蠕变 中图分类号: TJ55; O64 文献标志码:A

DOI: 10.11943/j.issn.1006-9941.2015.02.007

## 1 引 言

自 1991 年 lijima<sup>[1]</sup>在制取 C<sub>60</sub>的实验中发现碳纳 米管(CNTs)以来,CNTs 以其独特的无缝纳米管状纤 维结构、极高的抗拉强度、良好的导电和导热性能,广 泛应用于含能材料领域,已成为一个重要研究方  $p^{[2-3]}$ 。在黑索今(RDX)和太安(PETN)中掺杂碳纳 米管,可以有效降低 RDX 和 PETN 的激光起爆能量, 提高激光起爆感度<sup>[4]</sup>。添加碳纳米管可使奥克托今 (HMX)和六硝基六氮杂异伍兹烷(CL-20)的热分解 活化能降低,促进 HMX 和 CL-20 的热分解<sup>[5]</sup>。高翠 玲等<sup>[6]</sup>在碳纳米管有序阵列中成功填充了 RDX,得到 装填 RDX 纳米线的碳纳米管有序阵列,有望获得具有 特定功能的微结构含能材料。目前碳纳米管在含能材 料领域的应用研究主要集中在对单质炸药性能的影响 方面,关于碳纳米管对粘结剂体系性能影响的研究报 道较少。虽然粘结剂体系在高聚物粘结炸药(PBX)中 含量很少,但是其组成和性能直接影响 PBX 的性 能<sup>[7]</sup>,因此需要对粘结剂本身的组成和性能关系进行 深入研究。

含氟聚合物具有优良的物理、化学稳定性,良好的 耐老化性能,与混合炸药其它组分的相容性好,本身密

收稿日期: 2013-11-17;修回日期: 2014-01-06

度高,作为粘结剂在 PBX 中应用广泛<sup>[8-9]</sup>。本研究采 用多壁碳纳米管(MWCNTs)改性含氟聚合物 F2314. 测试了复合材料的动态力学行为和三点弯曲蠕变性 能,获得了蠕变本构方程,为碳纳米管复合材料在 PBX 中的应用提供理论依据。

#### 2 实验部分

## 2.1 原料

多壁碳纳米管(MWCNTs),外径为10~30 nm, 长度为5~15 μm,深圳纳米港公司提供; F2314,氯 含量为 26.3%,重均分子量为 2.74×10<sup>5</sup> g · mol<sup>-1</sup>,多 分散系数为3.37,中吴晨光化工研究院生产。

## 2.2 MWCNTs/F2314 复合材料的制备

将质量分数为(2%、5%、10%和 20%)的 MWC-NTs 与 F2314 进行密炼混合,然后微注塑制成 30 mm×10 mm×2 mm 的 样 条, 分 别 记 作 MF-1、 MF-2、MF-3 和 MF-4,用于动态力学行为和三点弯曲 蠕变性能测试。

## 2.3 动态力学试验

动态力学行为测试在德国 NETZSCH 公司 DMA 242 热机械分析仪上进行,采用三点弯曲样品夹具,选 择温度扫描模式,工作频率为1 Hz,实验温度为0~ 150 ℃,升温速率为1 ℃・min<sup>-1</sup>。

#### 2.4 三点弯曲蠕变试验

在德国 NETZSCH 公司 DMA 242 热机械分析仪

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

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,测试不同温度下 MWCNTs/ F2314 复合材料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。

## 3 结果与讨论

## 3.1 MWCNTs/F2314 复合材料的动态力学行为

采用动态机械热分析法(DMA)测试了 F2314 及 MWCNTs/F2314 复合材料的动态力学温度谱。 MWCNTs/F2314 复合材料的储能模量(E') 随温度的 变化曲线如图1所示。由图1可见, MWCNTs 的加入 使 MWCNTs/F2314 复合材料的储能模量明显提高。 MWCNTs的比表面积大,其表面与 F2314 基体相互 作用,较大地限制了 F2314 分子链段的运动,这使得 MWCNTs/F2314 复合材料的分子链段运动较纯 F2314 链段困难, 跟不上外力的变化, 呈现较大的刚 性。另一方面, MWCNTs 的刚性大于 F2314 分子链, 因此复合材料的 E'较纯 F2314 明显增大。随着 MWCNTs含量增加, MWCNTs/F2314 复合材料的储 能模量增加。当 MWCNTs 含量为 20 wt% 时,常温下 MF-4 的储能模量为纯 F2314 的 2.64 倍。这主要是 因为 MWCNTs 含量越高, 与 F2314 基体形成的界面 越多,处于界面的 F2314 分子越多,分子链的运动能 力越差,表现为 MWCNTs/F2314 复合材料的储能模 量越高。



图 1 MWCNTs/F2314 复合材料的储能模量与温度的关系 Fig. 1 Curves of storage modulus (*E'*) vs temperature of MWCNTs/F2314 samples

MWCNTs/F2314 复合材料的损耗因子(tanδ)随
 温度的变化曲线如图 2 所示,相应的 MWCNTs/
 F2314 复合材料的玻璃化转变温度(T<sub>e</sub>)和 tanδ 峰值

(tanδ<sub>max</sub>)见表1。由表1可见,MWCNTs/F2314复合 材料的玻璃化转变温度比纯F2314低,且随着碳纳米 管含量增加,玻璃化转变温度略微向低温方向偏移。 在其它纳米复合材料中也发现了类似的现象<sup>[12-13]</sup>。 例如,Jin等<sup>[14]</sup>研究了沉淀法制备的 MWCNTs/PC 复 合材料,发现复合材料的玻璃化转变温度比纯 PC 降 低。他们认为玻璃化转变温度的下降源于复合材料中 PC 分子的活动性增加以及复合材料的自由体积增加。 MWCNTs/F2314 复合材料的玻璃化转变损耗峰强度 (即损耗峰面积)较纯F2314 大为减弱,MF-4 的 tanδ<sub>max</sub>比纯F2314 减小74.3%。这可能是由于 MWCNTs 的存在促进了F2314 的结晶,MWCNTs 对 F2314有异相成核作用,提高了材料的结晶能力,使 F2314 非晶区受限,从而影响与松弛有关的分子运动, 最终导致松弛对应的玻璃化转变损耗峰强度减弱。



**图 2** MWCNTs/F2314 复合材料的损耗因子(tanδ)与温度的 关系

Fig. 2 Curves of loss factor  $(\tan \delta)$  vs temperature of MWC-NTs/E2314 samples

表 1	F231	4及 MWC	NTs/F2314 复	合材料的动态	5力:	学性能参	逖
Table	1	Dynamic	mechanical	parameters	of	F2314	and
MWC	NTs/	F2314					

sample	$T_{\rm g}/^{\circ}$ C	$ an \delta_{ m max}$
F2314	49.5	1.673
MF-1	49.2	1.188
MF-2	48.2	0.904
MF-3	48.1	0.768
MF-4	47.8	0.430

Note:  $T_{g}$  is glass transition temperature,  $\tan \delta_{max}$  is peak value of loss factor.

#### 3.2 MWCNTs / /F2314 复合材料的三点弯曲蠕变性能

图 3 为 MWCNTs/F2314 复合材料在恒定应力为 0.1 MPa 时不同温度下的三点弯曲蠕变应变曲线。 从图 3 可以看出,在试验测试的时间范围内,试样没有



被破坏。MWCNTs/F2314 复合材料的蠕变曲线明显

分为两个阶段,即加载时的瞬时弹性应变以及稳态蠕

图 3 0.1 MPa 时不同温度 ト 4 种 MWCNTs/F2314 复合材料的蠕变应变曲线

**Fig. 3** Creep strain curves of four MWCNTs/F2314 samples at different temperatures and 0.1 MPa

速增加,之后随着施加应力时间的延续,应变的变化趋 于平缓。对蠕变曲线稳态段进行线性拟合可得到稳态 蠕变速率,如图4所示。表2列出了 MWCNTs/ F2314 复合材料的蠕变性能参数。从图 3 和表 2 可 知,随着温度升高,MWCNTs/F2314 复合材料的蠕变 应变增加,稳态蠕变速率提高。当温度相同时,MWC-NTs 含量是影响蠕变性能的一个重要因素。80 ℃下, 当 MWCNTs 含量从 2% (MF-1) 增加到 20% (MF-4) 时, MWCNTs/F2314 复合材料的蠕变应变减小 87.6%,稳态蠕变速率降低84.9%,显示出良好的尺 寸稳定性及长期负荷能力。这主要是因为 MWCNTs 和 F2314 基体间存在良好的界面作用,在外力作用 下,易于将载荷通过 F2314 向碳纳米管传递。远离 MWCNTs的 F2314 基体本体强度较小,外力作用下 形成裂纹并扩展,当裂纹扩展到具有皮芯结构的 MWCNTs 时,裂纹发生分叉和偏转,使裂纹扩展阻力 增加。此外, MWCNTs 在 F2314 基体中随机分布且 相互搭接,由于 MWCNTs 具有较大的长径比,可以形 成骨架结构阻碍周围高分子链的移动。随着 MWC-NTs 含量增加,搭接点数目增加,在基体中形成相互缠 结的网络结构,对周围高分子链移动的阻碍作用增强, 从而提高了抗蠕变性能。



**图 4** 45 ℃/0.1 MPa下 MF-1 的蠕变曲线稳态段线性拟合示 意图

为了更加深刻地理解蠕变力学松弛现象,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<sup>[15]</sup>。其中,Burger 四元件模型应用最为广泛,可以比较完整地描述聚合 物的蠕变行为<sup>[16-17]</sup>,如图 5 所示。

sample	constant creep strain rate/s <sup>-1</sup>			creep strain at 5400 s				
	45 ℃	60 ℃	70 ℃	80 °C	45 ℃	60℃	70 ℃	80 ℃
MF-1	2.305×10 <sup>-8</sup>	2.836×10 <sup>-8</sup>	3.213×10 <sup>-8</sup>	5.746×10 <sup>-8</sup>	7.025×10 <sup>-4</sup>	1.130×10 <sup>-3</sup>	$1.520 \times 10^{-3}$	$1.850 \times 10^{-3}$
MF-2	1.347×10 <sup>-8</sup>	1.865×10 <sup>-8</sup>	$2.259 \times 10^{-8}$	$3.071 \times 10^{-8}$	$5.132 \times 10^{-4}$	$6.010 \times 10^{-4}$	7.831×10 <sup>-4</sup>	$1.240 \times 10^{-3}$
MF-3	7.246×10 <sup>-9</sup>	1.172×10 <sup>-8</sup>	1.251×10 <sup>-8</sup>	2.316×10 <sup>-8</sup>	$2.400 \times 10^{-4}$	$3.777 \times 10^{-4}$	$4.054 \times 10^{-4}$	7.202×10 <sup>-4</sup>
MF-4	$6.017 \times 10^{-9}$	$6.313 \times 10^{-9}$	$7.469 \times 10^{-9}$	$8.640 \times 10^{-9}$	$1.394 \times 10^{-4}$	$1.470 \times 10^{-4}$	$1.984 \times 10^{-4}$	$2.290 \times 10^{-4}$

将方程(1)两边同除以 $\sigma_0$ ,得方程(2):

方程(2)就转化为蠕变柔量方程:

在蠕变过程中,由于恒定应力加载,蠕变过程也可

以 MF-1 为例,采用 Origin 8.0 数据分析软件,对

加载应力为 0.1 MPa 时 45 ℃下蠕变柔量曲线进行非

线性拟合,如图 6 所示。非线性拟合得到 Burger 四元 件模型中 MWCNTs/F2314 复合材料的各参数(弹性 模量  $E_1$ 、 $E_2$ 、松弛时间 $\tau$ 和本体黏度 $\eta_3$ )的值列于表3。

从图 6 和表 3 可以看出, 拟合曲线与蠕变实验曲线几

乎完全重合,且拟合相关系数 R 都达到 0.981 以上,

说明 Burger 四元件模型可以高精度模拟 MWCNTs/

 $\frac{\varepsilon(t)}{\sigma_0} = \frac{1}{E_1} + \frac{1}{E_2} (1 - e^{-t/\tau}) + \frac{1}{\eta_3} t$ 

以用蠕变柔量 D 来表示:

 $D(t) = \frac{1}{E_1} + \frac{1}{E_2} (1 - e^{-t/\tau}) + \frac{1}{n_2} t$ 

F2314 复合材料的蠕变行为。

 $D(t) = \frac{\varepsilon(t)}{\varepsilon(t)}$ 





图 5 Burger 四元件力学模型示意图 Fig.5 Schematic drawing of Burger four-element mechanical model

Burger 四元件力学模型可以看作是 Maxwell 模型和 Voigt 模型串联而成的,蠕变过程中  $\sigma = \sigma_0$ ,因此 聚合物基复合材料的总形变<sup>[15]</sup>:

$$\varepsilon(t) = \varepsilon_1 + \varepsilon_2 + \varepsilon_3 = \frac{\sigma_0}{E_1} + \frac{\sigma_0}{E_2} (1 - e^{-t/\tau}) + \frac{\sigma_0}{\eta_3} t$$
(1)

式中, t 为蠕变时间, s;  $\varepsilon(t)$  为蠕变应变  $\varepsilon$  随 t 的函数;  $\varepsilon_1$  为普弹形变;  $\varepsilon_2$  为高弹形变;  $\varepsilon_3$  为粘性流动形变;  $\sigma_0$  为初始应力, MPa;  $E_1$  为普弹形变的弹性模量, MPa;  $E_2$  为高弹形变的弹性模量, MPa;  $\tau$  为松弛时 间, s;  $\eta_3$  为本体黏度, MPa・s。

## 表 3 不同试验条件下 Burger 四元件模型的拟合参数



			0,			
sample	test condition	$E_1$ /MPa	$E_2$ /MPa	$\tau/s$	$\eta_3$ / MPa · s	R
MF-1	45 ℃/0.1 MPa	1.822×10 <sup>4</sup>	$1.742 \times 10^{2}$	289.84	4.051×10 <sup>6</sup>	0.99855
	60 ℃/0.1 MPa	2.846×10 <sup>4</sup> × C	$1.001 \times 10^{2}$	453.96	$4.041 \times 10^{6}$	0.99936
	70 ℃/0.1 MPa	2.890×10 <sup>3</sup>	7.410×10 <sup>1</sup>	485.99	$3.811 \times 10^{6}$	0.99982
	80 ℃/0.1 MPa	$2.688 \times 10^{3}$	$6.308 \times 10^{1}$	540.94	$2.173 \times 10^{6}$	0.99971
MF-2	45 ℃/0.1 MPa	2.176×10 <sup>4</sup>	2.225×10 <sup>2</sup>	271.01	7.119×10 <sup>6</sup>	0.99819
	60 ℃/0.1 MPa	2.758×10 <sup>4</sup>	$2.004 \times 10^{2}$	359.31	4.943×10 <sup>6</sup>	0.99888
	70 ℃/0.1 MPa	$7.028 \times 10^{3}$	$1.527 \times 10^{2}$	404.96	$4.341 \times 10^{6}$	0.99950
	80 ℃/0.1 MPa	$3.996 \times 10^{3}$	$9.271 \times 10^{1}$	473.26	3.783×10 <sup>6</sup>	0.99981
MF-3	45 ℃/0.1 MPa	1.157×10 <sup>4</sup>	5.328×10 <sup>2</sup>	283.01	$1.087 \times 10^{7}$	0.99660
	60 ℃/0.1 MPa	$7.632 \times 10^{3}$	$3.403 \times 10^{2}$	257.97	6.902×10 <sup>6</sup>	0.99623
	70 ℃/0.1 MPa	6.756×10 <sup>3</sup>	$3.132 \times 10^{2}$	308.12	6.485×10 <sup>6</sup>	0.99643
	80 ℃/0.1 MPa	$1.894 \times 10^{3}$	$1.856 \times 10^{2}$	366.21	3.957×10 <sup>6</sup>	0.99886
MF-4	45 ℃/0.1 MPa	3.124×10 <sup>3</sup>	$1.403 \times 10^{3}$	340.46	$1.334 \times 10^{7}$	0.98119
	60 ℃/0.1 MPa	$2.886 \times 10^{3}$	$1.344 \times 10^{3}$	247.29	$1.222 \times 10^{7}$	0.98434
	70 ℃/0.1 MPa	$2.806 \times 10^{3}$	$8.437 \times 10^{2}$	318.95	$1.051 \times 10^{7}$	0.98791
	80 ℃/0.1 MPa	$2.635 \times 10^{3}$	$7.165 \times 10^{2}$	323.81	9.247×10 <sup>6</sup>	0.98959

Note:  $E_1$  is elastic modulus of regular elastic deformation,  $E_2$  is elastic modulus of high elastic deformation,  $\tau$  is relaxation time,  $\eta_3$  is bulk viscosity, R is correlation coefficient.

143

(2)

(3)

(4)



图 6 45 ℃ /0.1 MPa下 MF-1 的蠕变柔量及其拟合曲线 Fig.6 Creep compliance curve and fitting curve for MF-1 at 45 ℃ and 0.1 MPa

由表 2 拟合结果可知,应力为 0.1 MPa 时,随着 温度的升高, MWCNTs/F2314 复合材料高弹形变的 弹性模量  $E_2$ 逐渐降低,表现出明显的温度依赖性。温 度升高,F2314 的分子热运动加剧,体积膨胀,分子间 的自由空间加大,材料宏观表现为刚性下降,弹性模量 降低。同时,温度升高, MWCNTs/F2314 复合材料中 F2314 分子链越更容易发生延展和相对滑移,因此 MWCNTs/F2314 复合材料中本体黏度  $\eta_3$ 降低。相同 温度和应力作用下,随着 MWCNTs 含量增加, MWC-NTs/F2314 复合材料的弹性模量  $E_2$ 和本体黏度  $\eta_3$ 逐 渐增加。拟合参数中弹性模量  $E_2$ 和本体黏度  $\eta_3$ 随温 度以及 MWCNTs 含量的变化趋势与稳态蠕变速率的 变化趋势相反,这表明  $E_2$ 和  $\eta_3$ 可以作为判定材料蠕变 性能的特征参量。 $E_2$ 和  $\eta_3$ 增加意味着 MWCNTs/ F2314 复合材料的抗蠕变性能提高。

## 4 结 论

(1) 多壁碳纳米管(MWCNTs)对 MWCNTs/ F2314 复合材料的储能模量(E'),玻璃化转变温度 ( $T_g$ )和损耗因子 tanδ 峰值( $tan\delta_{max}$ )具有显著影响。 当 MWCNTs 含量为 20%时,常温下 MWCNTs/F2314 复合材料的 E'比纯 F2314 提高 1.64 倍,  $T_g$ 比纯 F2314 降低 1.7 ℃,  $tan\delta_{max}$ 比纯 F2314 减小 74.3%。

(2) MWCNTs 的加入明显改善了 MWCNTs/
 F2314 复合材料的三点弯曲蠕变性能。MWCNTs/
 F2314 复合材料的蠕变特性符合 Burger 四元件力学
 模型,拟合参数中弹性模量 *E*<sub>2</sub>和本体黏度 η<sub>3</sub>可以作为
 判定材料蠕变性能的特征参量。

#### 参考文献:

- Iijima A. Helical microtubes of graphitic carbon [J]. Nature, 1991, 354: 56-58.
- [2] 顾克壮,李晓东,杨荣杰.碳纳米管对高氯酸铵燃烧和热分解的 催化作用[J].火炸药学报,2006,29(1);48-51.
  GU Ke-zhuang, LI Xiao-dong, YANG Rong-jie. Catalytic action on combustion and thermal decomposition of AP with CNTs[J]. *Chinese Journal of Explosives & Propellants*, 2006, 29(1):48-51.
- [3] 黄辉, 王泽山, 黄亨建, 等. 新型含能材料的研究进展[J]. 火炸 药学报, 2005, 28(4): 9-14.
- HUANG Hui, WANG Ze-shan, HAUNG Heng-jian, et al. Researches and progresses of novel energetic materials[J]. *Chinese Journal of Explosives & Propellants*, 2005, 28(4): 9–14.
- [4] 徐姣,吴立志,沈瑞琪,等. 掺杂和密闭透窗对炸药激光起爆感度的影响[J].火炸药学报,2011,34(1):77-79.
  XU Jiao, WU Li-zhi, SHEN Rui-qi, et al. Effects of dopants and confined windows on laser initiation sensitivity of explosives[J]. *Chinese Journal of Explosives & Propellants*, 2011, 34(1):77-79.
- [5] 曾贵玉,林聪妹,周建华,等. 碳纳米管对 HMX 热分解行为的影响[J]. 火炸药学报, 2012, 35(6):55-57.
  ZENG Gui-yu, LIN Cong-mei, ZHOU Jian-hua, et al. Influences of carbon nanotubes on the thermal decomposition behavior of HMX[J]. *Chinese Journal of Explosives & Propellants*, 2012, 35 (6):55-57.
- [6] 高翠玲,刘旻棠,黄辉,等.填充含能分子的碳纳米管有序阵列的构筑和表征[J].含能材料,2004,12(增刊):534-536. GAO Cui-ling, LIU Min-tang, HUANG Hui, et al. Fabrication and characterization of an ordered arrey of the energy-containing molecule-filling carbon nanotubes[J]. Chinese Journal of Energetic Materials (Hanneng Cailiao), 2004, 12 (Suppl.): 534-536.
- [7] 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.
- [8] Souers P C, Lewis P, Hoffman M, et al. Thermal expansion of LX-17, PBX 9502, and ultrafine TATB[J]. *Propellants, Explosives, Pyrotechnics*, 2011, 36: 335–340.
- [9] Thompson D G, Brown G W, Olinger B, et al. The effects of TATB ratchet growth on PBX 9502[J]. Propellants, Explosives, Pyrotechnics, 2010, 35: 507-513.
- [10] 张朝阳, 舒远杰, 赵小东,等. 两种氟聚合物在 TATB 晶体表面吸 附的动力学模拟[J]. 含能材料, 2005, 13 (4): 238-241.
  ZHANG Chao-yang, SHU Yuan-jie, ZHAO Xiao-dong, et al. Dynam ics simulation of adsorptions of two fluorine-polymers on TATB crystal surfaces[J]. Chinese Journal of Energetic Materials (Hanneng Cailiao), 2005, 13 (4): 238-241.
- [11] 孙杰,董海山,郑培森,等. F2314 粘结 HMX 的研究[J]. 含能 材料, 2000, 8 (4): 155-157.
  SUN Jie, DONG Hai-shan, ZHENG Pei-sen, et al. Study on fluoropolymer F2314 bonded HMX[J]. *Chinese Journal of Energetic Materials* (*Hanneng Cailiao*), 2000, 8 (4): 155-157.
- $\left[ \begin{array}{c} 1 \ 2 \end{array} \right]$  Liu Y L , Hsu C Y , Wei W L , et al . Preparation and thermal

properties of epoxy-silica nanocomposites from nanoscale colloidal silica[J]. Polymer, 2003, 44: 5159-5167.

- [13] Kwon S C, Adachi T, Araki W, et al. Thermo-viscoelastic properties of silica particulate-reinforced epoxy composites: Considered in terms of the particle packing model[J]. Acta Materialia, 2006, 54: 3369-3374.
- [14] Jin S H, Choi D K, Lee D S. Electrical and rheological properties of polycarbonate/multiwalled carbon nanotube nanocomposites [J]. Colloids and Surfaces A: Physicochem. Eng. Aspects,

2008, 313-314: 242-245.

- [15]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.
- [16] Yakushev P N, Peschanskaya N N. Creep rate variability in gelspun polyethylene[J]. Polymer Engineering and Science, 1975, 15(3): 1286-1293.
- [17] Lee S Y, Yang H S, Kim H J, et al. Creep behavior and manufacturing parameters of wood flour filled polypropylene composites[J]. Composite Structures, 2004, 65: 459-469.

## Characterization Viscoelastic Properties of Multi-walled Carbon Nanotubes/F2314 Composites Using DMA Method

#### LIN Cong-mei, LIU Jia-hui, LIU Shi-jun, HUANG Zhong, LI Yu-bin, ZHANG Jian-hu

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

Abstract: Multi-walled carbon nanotubes (MWCNTs)/fluoropolymer (F2314) composites were prepared via a melt blending process The influences of MWCNTs content on the viscoelastic properties (dynamic mechanical behavior and three-point bending creep properties of MWCNTs/F2314) were explored using dynamic mechanical analysis (DMA) method. The results show that with increasing the MWCNTs content, the storage modulus (E') of MWCNTs/F2314 composites increases, the glass transition temperature ( $T_{a}$ ) and peak value of loss factor (tan $\delta_{max}$ ) decrease. The creep strain and constant creep strain rate of MWCNTs/ F2314 composites distinctly decrease due to the presence of MWCNTs. At 80 %/0.1 MPa, when the MWCNTs content(mass fraction) increases from 2% to 20%, the creep strain and constant creep strain rate of MWCNTs/F2314 composites decrease by 87.6% and 84.7%, respectively. Burger four-element mechanical model can be used to simulate the creep behaviors of MWC-NTs/F2314 composites and obtain the constitutive equations of creep curves.

**Key words**: multi-walled carbon nanotubes(MWCNTs); fluoropolymer (F2314); composite; creep CLC number: TJ55; O64 **Document code:** A **DOI**: 10.11943/j.issn.1006-9941.2015.02.007

\*\*\*\*\* ※读者・作者・编者 ※ \*\*\*\*\*\*

# 《含能材料》高效毁伤弹药专栏征稿

高效毁伤弹药以"利用最小化成本获得最大化效果"为目标,对含能材料的性能和能量提出了更高的要求。为进一步 促进高效毁伤弹药及其技术的研究,本刊将于2015年增设高效毁伤弹药专栏,内容涉及(1)传统含能材料的优化和改进以 及先进含能材料的开发和应用,包括:传统含能材料合成、制造、处理和应用的新方法与新技术,新的 CHON 含能材料的开 发和应用,金属化炸药,非传统概念炸药(如燃料空气炸药、温压炸药),高能量密度材料;(2)含能材料能量的控制输出研 究,包括:能量输出增强(如组合装药),能量输出聚焦/定向,能量输出模式可控(如多模装药),能量输出范围可控(如低附 带毁伤炸药)。欢迎广大学者投稿,来稿时请选择对应的专栏。 www.energ' 会能标样

《含能材料》编辑部