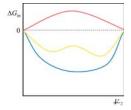
第三节 高分子溶液的相分离和分级

一. 高分子溶液的相分离

假定溶质是单分散性的,每个分子的链段数为x,溶解在一 种溶剂中所形成的溶液可看成是二组分体系。这种体系是否 分相,要视 ΔG_{m} 与溶液浓度 V_{-2} 的关系如何而定。

$$\Delta G_m = RT[n_1 \ln (1-\Psi_2) + n_2 \ln \Psi_2 + \chi_1 n_1 \Psi_2]$$

 $\Delta G_{\rm m} < 0$ 是混溶的必要条件 不是充分条件

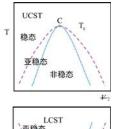


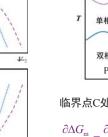
LCST

2017/4/15

高分子课程教学 授课: 陈涛

两条曲线就是溶液的相图





UCST PS/环己烷体系

双相

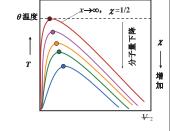
临界点C处:

$$\frac{\partial \Delta G_{m}}{\partial \mathcal{V}_{-2}} = \frac{\partial^{2} \Delta G_{m}}{\partial \mathcal{V}_{-2}^{2}} = \frac{\partial^{3} \Delta G_{m}}{\partial \mathcal{V}_{-2}^{3}} = 0$$

对干上临界互溶体系

结果1:
$$\Psi_{2c} \approx \frac{1}{\sqrt{x}}$$

 Ψ_{2c} 越小, 曲线越不对称, x越大, C点越偏向低 Ψ_{γ_c}



结果2:
$$\chi_c \approx \frac{1}{2} + \frac{1}{\sqrt{x}}$$

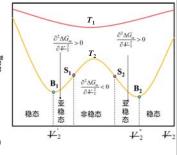
 χ 为发生分相的 χ 值,越大,T 越低,越利混合 $\triangleright x \rightarrow \infty$, $\chi = 1/2$, 低于 θ 温度即发生分相;

ightharpoons 假如随着 $ightharpoons_2$ 的增加, $\Delta G_{\mathbf{m}}$ - $ightharpoons_2$ 曲线纯下凹, $\partial^2 \Delta G$ 聚合物与溶剂将在全部浓度范围内互溶:

▶假如随着溶液浓度的增 m, ΔG_{m} - \swarrow , 曲线出现两 个极小值说明发生相分离, 出现了稀、浓两相。

极小值称Binodal点 $\frac{\partial \Delta G}{\partial \Psi_{\alpha}} = 0$





2017/4/15 高分子课程教学 授课: 陈涛

 $\frac{\partial \Delta G_{\rm m}}{\partial \mathcal{V}_2} = \frac{\partial^2 \Delta G_{\rm m}}{\partial \mathcal{V}_2^2} = \frac{\partial^3 \Delta G_{\rm m}}{\partial \mathcal{V}_2^3} = 0 \qquad \qquad \begin{cases} \left(\frac{\partial (\Delta \mu_1)}{\partial \mathcal{V}_2}\right)_{T,P} = 0\\ \left(\frac{\partial^2 (\Delta \mu_1)}{\partial \mathcal{V}_2^2}\right)_{T,P} = 0 \end{cases}$

$$\frac{\partial \Delta \mu_1}{\partial \mathcal{V}_2} = kT \left[\frac{-1}{1 - \mathcal{V}_2} + \left(1 - \frac{1}{x} \right) + 2\chi \mathcal{V}_2 \right] = 0$$

$$\frac{\partial^2 \Delta \mu_1}{\partial \mathcal{V}_2^2} = kT \left[\frac{-1}{(1 - \mathcal{V}_2)^2} + 2\chi \right] = 0$$

2017/4/15

高分子课程教学 授课: 陈涛

≥ x有限时

分子量越低, χ_c 越高, T_c 离 θ 温度越远,越在低温分相;

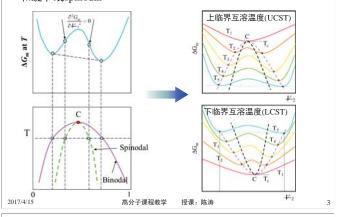
当温度降至T。以下某一定

值,分子量大的组分在浓 θ 温度 相中所占比例较大, 这就 是相分离的分子量依赖性。

➡ 聚合物的分级依据

- 1. 降温 (21)
- 2. 添加非溶剂 (21)
- 3. 淋洗(24)

2017/4/15 高分子课程教学 将极小值和拐点的组成对温度作图,分别得到双节线 binodal 和旋节线spinodal



解联立方程, 得发生相分离的临界点条件:

$$V_{-2c} = \frac{1}{1 + \sqrt{x}}$$

$$\chi_c = \frac{1}{2(1 - x^{-1/2})^2} = \frac{(1 + x^{-1/2})^2}{2(1 - x^{-1})^2} = \frac{x^2 (1 + x^{-1/2})^2}{2(x - 1)^2}$$

当x>>1时, x-1≈x, 则





 $\left| \frac{V}{V_{2c}} \approx \frac{1}{\sqrt{x}} \right| \left| \chi_c \approx \frac{1}{2} + \frac{1}{\sqrt{x}} \right| \left| \frac{1}{T_c} = \frac{1}{\theta} \left(1 + \frac{1}{\psi_1} \cdot \frac{1}{\sqrt{x}} \right) \right|$

高分子课程教学 授课,陈洁

二. 高分子的分级

不同分子量的溶质, 其溶解度、沉降速度、吸附或挥发度 都不相等,据此可以采用逐步降温或添加沉淀剂、或挥发 溶剂等方法, 达到逐级分离。

➡利用溶解度的分子量依赖性

如: 沉淀分级、柱上溶解和梯度淋洗等。

⇒利用分子运动的分子量依赖性

如: 超速离心沉降、动态光散射等。

⇒利用流体力学体积的分子量依赖性

如:凝胶渗透色谱法。

高分子课程教学 **拇**课 · 陈洁

1、逐步降温法

$$\frac{1}{T_c} = \frac{1}{\theta} \left(1 + \frac{1}{\psi_1} \cdot \frac{1}{\sqrt{x}} \right)$$

分子量越大, T_c 越大

4、梯度淋洗法

自上而下由强变弱。

溶解. 在下部沉淀。

后被淋洗出来。

2017/4/15

温度梯度:上部温度高,下部温

度低。同样分子量的级分在上面

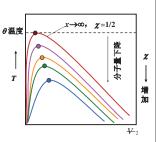
溶剂浓度梯度: 淋洗剂中溶剂的

含量从无到有,逐渐增多。在同

一温度区域的级分,分子量小的

级分先被淋洗出来、分子量大的

在较高温度下将聚合物溶解在 某种溶剂中,逐渐降温,溶液 分相,逐一取出沉淀相,得到 若干个级分, 先得到的级分平 均分子量最大,以后依次降低。 这一方法称为逐步降温分级法。



仅适用于上临界互溶体系, 不适用下临界互溶体系。

2017/4/15

高分子课程教学 授课: 陈涛

柱子存在两个梯度: 两者共同作用的结果使柱中的溶解能力

13

极分收集器

三. 数据处理

分级实验得到的每个级分的质量和相对分子量必须通过数据 处理才能得到分布曲线和各种平均相对分子量。

Shulz-Dinliger法(习惯法)

(1)假定

2017/4/15

a. 假定分布曲线对称于平均分子量,大于、小于平均分子量

 $I(\infty) = \int_{0}^{\infty} \frac{W}{W} (M) dxM = 1$

全部样品的积分重量分布为1

高分子课程教学 授课: 陈涛

的样品重量各一半

b.前一级分中所有样品 分子量均小于等于后一 级分平均分子量

₩-(M

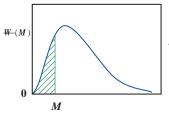
 $M_{:}$ M. M_{i+1}

2017/4/15

2017/4/15

高分子课程教学 授课, 陈洁

高分子课程教学 授课,陈洁



分子量从0到M的累积重量分布是多少?

$$I(M) = \int_0^M \Psi(M) dM$$

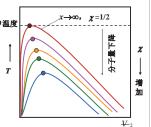
右图的纵坐标等于左图的积分面积

高分子课程教学 授课: 陈涛

2、逐步沉淀分级法

$$\chi_c = \frac{1}{2} + \frac{1}{\sqrt{x}}$$

分子量越大, 火,越小,只能溶 于良溶剂。



给定温度下,把沉淀剂逐渐加到高分子-良溶剂体系中,溶 剂分子对高分子的溶解能力减小,不足以克服高分子间的内 聚能、分子量较大的高分子将首先沉淀出来。

高分子课程教学 授课:陈涛

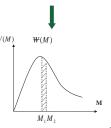
(2)分布曲线

用 M_i 、 W_i 表示级分I的平均分子量和重 量分数,则第1个级分的累计重量分数 *I*.为:

与逐步沉淀法操作正好相反。

以 I_i 为纵坐标,以 M_i 为横坐标作图, 即得积分重量分布曲线 [I(M)-M图]。

求出曲线各点的斜率dM/dI(M) 对分子 量作图即得微分重量分布曲线。



高分子课程教学 授课,陈法

(3)平均分子量的计算

十点法

在I(M)曲线上读出I = 0.05, 0.15, 0.25......0.95等十点的值 (即把试样分成十个等重量的级分),就可由下式计算 M_{\odot} 和 $M_{"}$ 。

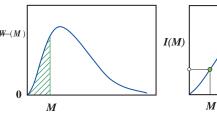
$$\overline{M}_{w} = \sum_{i=1}^{10} \overline{W_{i}} \overline{M}_{i} = 0.1 \sum_{i=1}^{10} \overline{M}_{i}$$

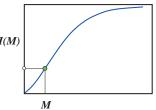
$$\overline{M}_{n} = \frac{W}{n} = \frac{W}{\sum_{i} n_{i}} = \frac{1}{\sum_{i} \frac{0.1}{\overline{M}_{i}}} = \frac{10}{\sum_{i} \frac{1}{\overline{M}_{i}}}$$

2017/4/15

高分子课程教学 授课,陈洁

微分与积分重量分布的关系





2017/4/15

3、溶解分级法(柱上溶解法)

然后用溶剂和沉淀剂所组成的混合溶剂抽提聚合物。

开始时, 沉淀剂的含量较高, 混合溶剂的溶解能力很弱, 只 有最小的分子才能被溶解下来。取出第一级分(也就是分子 量最小的级分);增加混合溶剂中溶剂的含量,再抽提,得 到分子量稍大的第二个级分。

将待分级的试样配成溶液,涂布在玻璃粉上,烘干之后装柱。

2017/4/15

高分子课程教学 授课:陈涛



2017/4/15

高分子课程教学 授课:陈涛

高分子课程教学 授课: 陈涛

1、简述逐步沉淀分级法的操作过程。

2、简述逐步降温分级法的操作过程。

3、简述柱上溶解分级法的操作过程。

4、简述梯度淋洗分级法的原理和过程。

20

23

2017/4/15

2017/4/15

砌形成的结构。

高分子课程教学 授课: 陈涛

L 高分子—高分子混合体系 —— 高分子合金

高分子一填充剂混合体系 _____ 即复合材料,包括炭黑补强橡

第四节 聚合物多组分混合体系

就是两种或两种以上的高分子,或者高分子与其它物质间堆

胶、纤维增强树脂

21

(1) 高分子-增塑剂体系(增塑高聚物)

增塑剂能降低加工温度,特别对于加工温度接近于 T_a 的高聚 物,通过调节增塑剂用量可以获得一系列由软到硬的产品。 从聚集杰结构来看,该体系一般可看作是高分子与增塑剂互 溶的浓溶液,是均相体系。

(2) 高分子-填充剂体系(增强高聚物或复合材料)

碳墨补强橡胶的成功,标志着复合材料的开始。50年代以后 复合材料的领域突飞猛进。60年代后又出现高级复合材料。 以高分子树脂、金属等为基体。加进去玻璃纤维、碳纤维、 硼纤维等 获得具有优异性能的复合材料。

这种体系是非均相的。

2017/4/15 高分子课程教学 授课: 陈涛

4.共混物的相容性

均相体系:二组分在分子水平上互相混合 $\Delta G_{m} < 0$ 非均相体系:二组分不能达到分子水平混合,各自成一相, 形成非均相体系

高分子-高分子的混合:

一般吸热 (破坏分子间力), $\Delta H_{\rm m} > 0$

 $\Delta S_m > 0$ (分子量大)但数值很小

 $\Delta G_{\rm m} < 0$ 很困难

绝大多数高分子-高分子混合物达不到分子水平的混合,热力 学不相容。

(3) 高分子-高分子体系(共混高聚物, blend)

类似于冶金工业的合金, 所以又叫高分子合金(polymer alloy)。 高分子合金在60年代达到高潮,通过物理或化学的方式将已 有的高分子材料进行剪裁加工,制成两种或多种高分子的复 合体系,这是极为丰富多系的领域。不仅有着丰富的理论, 也有丰富的实践内容。

2017/4/15

22

25

2017/4/15

19

高分子课程教学 授课: 陈涛

动力学冻结(粘度大,分子或链段运动极慢),使热力学上的 不稳定状态相对稳定下来, 形成宏观均相、亚微观非均相体 系, 为二相体系或多相体系。

材料的性能取决于各相的性能、两相之间织态结构及界面特 征。

相容性好:二相分散得小且均匀,呈微观或亚微观相分离, 实用价值大。

相容性太差时: 宏观相分离, 分层, 无使用价值。

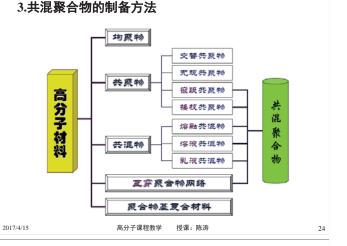
2017/4/15 高分子课程教学 授课, 陈涛

一. 织态结构的形态

2. 常见的织态结构类型

· 高分子—增塑剂混合体系

1. 织态结构的概念



室温下可以任意比例互溶的聚合物对

聚合物 2 聚合物1 硝基纤维素 聚醋酸乙烯酯 硝基纤维素 **驱甲基丙烯酸甲酯** 硝基纤维系 聚丙烯酸甲酯 聚氯乙烯 α-甲基苯乙烯-甲基丙烯腈-丙烯酸乙酯共聚物, 重量比 58:40:2 聚醋酸乙烯酯 聚硝酸乙烯酯 聚苯乙烯 聚 2,6-二甲基-1,4-苯撑醚 聚苯乙烯 聚 2.6-二乙基-1.4-茶撑酵 聚苯乙烯 聚 2-甲基-6-乙基-1.4-苯撑醚 聚苯乙烯 聚 2,6-二丙基-1,4-苯撑醚 聚丙烯酸异丙酯 聚甲基丙烯酸异丙酯 聚 α-甲基苯乙烯 聚 2.6-二甲基-1.4-苯撑醚 聚 2,6-二甲基-1,4-苯撑醚 聚 2-甲基-6-苯基-1,4-苯撑醚 聚乙烯醇缩丁醛 苯乙烯-顺丁烯二酸共聚物

高分子课程教学 授课,陈法

2017/4/15 高分子课程教学 授课: 陈涛

某些不互溶的聚合物对

聚合物 1	聚合物2
聚苯乙烯	聚异丁烯
聚甲基丙烯酸甲酯	聚醋酸乙烯酯
天然橡胶	丁苯橡胶
聚苯乙烯	聚丁二烯
聚甲基丙烯酸甲酯	聚苯乙烯
聚甲基丙烯酸甲酯	纤维素三醋酸酯
尼龙 6	聚甲基丙烯酸甲酯
尼龙 6,6	聚对苯二甲酸乙二醇酯
聚苯乙烯	聚丙烯酸乙酯
聚苯乙烯	聚异戊二烯
聚氨酯	聚甲基丙烯酸甲酯

2017/4/15 高分子课程教学 授课: 陈涛 28





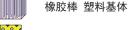


橡胶粒子 塑料基体









橡胶网络 塑料基体

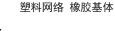
交替片层



















塑料粒子橡胶基体

塑料棒 橡胶基体



5.相容性的判别与表征

常用溶度参数判断 $\delta = \sqrt{CED}$

两种高分子的 δ 值越接近, ΔH 值就越小,所以 ΔG 值就越小, 相容性就越好。

但这一原则不是总是有效,有时要用实践来选择更可靠:

- (1) 观察共混物的透光性
- (2) TEM 和SEM 观察分散相粒子大小和分布
- (3) 测量共混物的 T_g 变化

改善相容性,加入第三组份增容剂是有效途径。增容剂可以 是与A、B两种高分子化学组成相同的嵌段或接枝共聚物。

2017/4/15

2017/4/15

高分子课程教学 授课: 陈涛

29

32

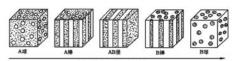
根据二相"软"、"硬"情况可以分四类:

连续相	分散相	作用	实例
硬	软	橡胶增韧塑料	ABS, HIPS
硬	硬	增加熔体流速,提高 抗冲强度,减小收缩 率	PE/PC, PPO/HIPS, PVC/ABS
软	软	提高耐磨性	天然橡胶/合成橡胶
软	硬	塑料增强橡胶,降低磨蚀,终止裂缝增长	热塑性弹性体SBS

高分子课程教学 授课: 陈涛

6.共混聚合物的织态结构

非均相共混聚合物织态结构与各组份的含量有关, 按紧密堆积 原理提出了共混聚合物织态结构的理想模型, 随分散相含量的 逐渐增加、分散相从球状分散变成棒状分散和层状分散。



实际上的结构更复杂, 也没有如此规则, 可能有过渡态或几

种形态共存。

如果其中一个组分能结晶,则结构中又增加晶相、非晶相的 织态结构,情况更为复杂。

2017/4/15

高分子课程教学 授课:陈涛

7. 共混聚合物的性能

(1)力学性能获得改善

橡胶增韧塑料,塑料增强橡胶

(2)光学性能

因为二相的密度不同,大多数非均相共混高聚物是不透明的。

▶ SBS塑性弹性体: PS分散在PB中, 因分散相尺寸很小, 不影响光线通过, 因而是诱明的。

(3)热性能

使用温度变化不大是共混高聚物的突出优点之一。

▶ HIPS:橡胶分散相对于PS连续相的Tg影响不大,不影响使用温度。

2017/4/15

高分子课程教学 授课: 陈涛

33