УДК 547.992

Канд. техн. наук А. И. Буря¹, А. В. Ерёменко¹, канд. техн. наук Н. Т. Арламова¹, Л. Конг²

¹Днепровский государственный технический университет, г. Каменское ²Пекинский университет химических технологий, Пекин, Китай

ИССЛЕДОВАНИЕ ВЛИЯНИЯ ОРГАНИЧЕСКИХ ВОЛОКОН НА ТЕРМОСТОЙКОСТЬ ПОЛИАРИЛАТА

Исследован процесс термического разложения органопластиков на основе полиарилата. Экспериментально измерена термостойкость разработанных материалов. По данным термического анализа определены механизм и кинетические параметры процесса термической деструкции полиарилата и органопластиков на его основе с использованием метода Коатса-Редферна. Структурные превращения на молекулярном уровне в органопластиках исследованы методом ИК-спектроскопии.

Ключевые слова: органопластики, полиарилат, волокно, ИК-спектр, термостойкость, кинетические параметры, механизм термодеструкции.

Введение

Уникальный комплекс свойств полимерных материалов позволяет широко применять их как конструкционные материалы в различных отраслях. Однако долгое время максимальному использованию полимеров препятствовали такие недостатки, как их низкие (по сравнению с марочными сталями) прочность и теплостойкость. Рубеж прочностных свойств удалось преодолеть переходом к полимерным композиционным материалам.

Повышению надежности и долговечности изделий конструкционного назначения в значительной мере способствует применение органопластиков на основе различных полимерных связующих. Свойства органопластиков в значительной степени определяются свойствами входящих в них компонентов - связующего и наполнителя. Высокая термическая устойчивость органопластиков, работающих в условиях повышенных температур, может быть достигнута путем введения в исходный полимер термостойких наполнителей.

Цель работы

В данной работе представлено исследование процесса термического разложения органопластиков на основе полиарилата.

Полиарилаты являются перспективными термопластичными полимерами [1]. Составленные из жестких макромолекул, насыщенных ароматическими ядрами, они имеют высокие температуры размягчения и в этом отношении часто намного превосходят традиционные, широко используемые полимеры. Высокие температуры размягчения позволяют применять полиарилаты в различных областях, где требуется сочетание достаточ-

но высокой прочности, термо- и химической стойкости, хороших диэлектрических и других характеристик.

Обзор литературы

Для улучшения свойств органопластиков на основе полиарилата в них вводят наполнители, которые снижают коэффициент трения, повышают износостойкость, придают КМ жесткость, необходимые прочностные и теплофизические свойства [2]. Наряду с этим введение порошкообразных наполнителей сопровождается существенным снижением физико-механических показателей [3]. Поэтому в мировой практике все чаще используют в качестве наполнителей не только углеродные, стеклянные, но и органические волокна.

К числу эффективных методов повышения эксплуатационных характеристик полиарилатов следует отнести армирование их органическими волокнами: высокомодульными термостойкими вниивлон и терлон. Они являются самым прочными из известных химических волокон, но и относится к термо- и химстойким волокнам. Эти волокна не плавятся вплоть до температуры разложения; при 673К сохраняют 50% исходной прочности, превосходя поэтому показателю многие термостойкие волокна, не поддаются усадке ни после выдержки в кипящей воде, ни при нагревании до 573 К. Обладают высокой химической стойкостью к большинству известных реагентов.

Объекты и методы исследований

В качестве объектов исследования были выбраны органопластики на основе сложного ароматического полиэфира на основе диана и смеси тере- и изофталевой кислот (при соотношении кислот -50/50) – полиарилат (ПАР), имеет следующую структурную формулу:

$$\begin{bmatrix} -0 & CH_3 & 0 & CH_3 & 0 & CH_3 & 0 & CH_3 & CH$$

Рис. 1. Структурная формула сложного ароматического полиэфира полиарилата

Волокно Терлон представляет собой ароматический сополиамид на основе парафенилендиамина и терефталевой кислоты, а вниивлонарамидное волокно, получаемое из ароматического жесткоцепного полигетероарилена.

Состав пресскомпозиций на основе полиарилата приведен в табл. 1.

Таблица 1 - Состав пресскомпозиций

Волокно	Содержание, масс. %	Связующее	Содержание, масс. %
– Вниивло н Терлон	-	Полиарилат	100
	25		75
	25		75

Для проведения термогравиметрических испытаний использовали микротермовесы TG 209 *F3 Tarsus производства Германии*.

Этот прибор для термогравиметрических измерений работает в диапазоне температур от комнатной до 1000 °C с возможностью выбора скорости нагрева от 0,001 К/мин до 100 К/мин. Точная температура образца определяется встроенной в держатель образца термопарой с прямым контактом с тиглем. Благодаря надежной вертикальной конструкции, верхней загрузке образца и отсутствию хрупких деталей, термовесы просты и надежны в эксплуатации.

Расчетный ДТА-сигнал *c-DTA* идеально подходит для температурной калибровки. При измерениях он является важной информацией как об эндотермических процессах (например, испарение с потерей массы либо плавление без потери массы), так и об экзотермических реакциях.

Для осуществления ИК-спектрального анализа использовали ИК-спектрометр VERTEX 70 (Германия, фирма Bruker). Этот прибор открывает широчайшие возможности для решения сложных аналитических и исследовательских задач. Сбор данных осуществляли с помощью двух 24-битных аналого-цифровых преобразователей, которые встроены в предусилитель детектора и работают параллельно. Передовая технология DigiTect предотвращает появление помех и обеспечивает высокое соотношение сигнал/шум.

Эксперименты

Термические испытания проводились в воздушной среде в интервале температур 298–1273 К. Скорость подъема температуры – 283 К/мин, в качестве эталонного вещества использовался ${\rm Al_2O_3}$, навеска вещества составляла 200 мг.

Исследования в ИК-спектрометре проводились по следующей схеме: устанавливали спрессованный порошок массой 1 мг (таблетка Ø 13 мм: навеска 150 мг КВг) или пленку. Сканировали 16 раз и усредняли результат.

Результаты

Результаты термического анализа (табл. 2) свидетельствуют о высокой термостойкости как исходного полиарилата, так и композитов на его основе. Анализ зависимости потеря массы—температура для исследованных материалов показал, что процесс разложения композитов протекает подобно исходному полимеру (рис. 1, 2).

Данные термогравиметрического анализа (табл. 2, рис. 2 кривые 1) свидетельствуют о том, что армирование волокном Вниивлон незначительно снижает термостойкость исходного полимерного связующего. Что же касается введения волокна Терлон, то наблюдается повышение термостойкости на 4—13 градусов.

Анализируя общий вид ДТГ (рис. 2, кривые 2), следует отметить, что как в случае исходного ПАР, так и композитов на его основе окислительные процессы, преобладающие при термическом разложении, начинают развиваться при высоких температурах (табл. 2): а в случае исходного ПАР наблюдается два узких интенсивных экзотермических пика, соответствующих процессу деполимеризации.

С целью выбора оптимальной кинетической модели для описания термической деструкции исследуемых органопластиков на основе ПАР по экспериментальным данным была рассмотрена возможность применения математических моделей различных гетерогенных процессов [4, 5].

Результаты расчета кинетических параметров термодеструкции полиарилата: коэффициента корреляции R, минимума функции S, энергии активации E_{akm} , предэкспоненциального множителя $\lg Z$, рассчитанные по программе [6, 7], разработанной для lBM, приведены в табл. 3.

Таблица 2 – Термостойкость материалов, °С

Материал	T_5	T_{10}	T_{20}	T_{30}	$T_{\scriptscriptstyle 9K3}$
Полиарилат	411	447	483	497	503; 562
Полиарилат + 25 масс. % волокна Вниивлон	407	442	478	508	590
Полиарилат + 25 масс. % волокна Терлон	415	449	487	513	582

 $T_{5,}$ T_{10} , T_{20} , T_{30} – температуры 5, 10, 20 и 30 % потери массы; $T_{_{983}}$ – температура, при которой наблюдается экзотермический пик, соответствующий деполимеризации (в случае полиарилата их два).

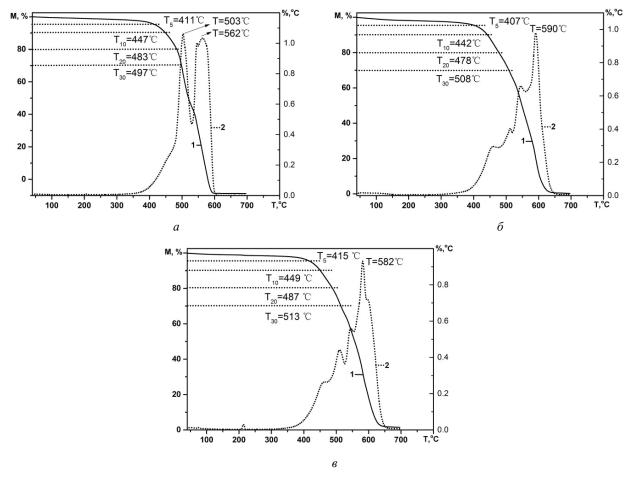


Рис. 2. Кривые термогравиметрического (1) и дифференциально-термогравиметрического (2) анализов полиарилата (a) и органопластиков на его основе, содержащих 25 масс. % волокна Вниивлон (δ) и волокна Терлон (ϵ)

Термодеструкция полимеров, при которой весьма вероятна относительно высокая концентрация свободных радикалов, в большинстве случаев имеет радикально-цепной механизм [4], состоящий из следующих стадий: I – инициирование; II – развитие цепи; IV – обрыв цепи.

Высокие значения коэффициента корреляции (табл. 3) получены по кинетическим уравнениям (1)—(3), (9)—(12). Поэтому в качестве основного критерия выбора оптимальной математической модели процесса термодеструкции использовали минимальное значение S. Таким образом, исходя из данных табл. 4, установлено, что наилучшим образом процесс термодеструкции полиарилата описывает уравнение реакции 1-го порядка (1), которое с учетом ΔT принимает вид:

$$Z \exp \left[E_{a\kappa m} / R(T \pm \Delta T) \right] \tau = -\ln(1 - \alpha) , \qquad (1)$$

где + Δ T и - Δ T соответствуют отклонениям температуры при экзо- и эндотермических физико-химических превращениях в процессе термодеструкции материала. Аналогичным образом Δ T учитывалось в расчетах по всем представленным (1)—(12) уравнениям.

Как известно [8], при термической деструкции полимеров, содержащих в цепи ароматические ядра, ос-

новной является стадия инициирования цепи. Это подтвердилось и в результате расчета, так как кинетическое уравнение (1) описывает процесс зародышеобразования: ПАР претерпевает мономолекулярные превращения, в результате которых из валентно-насыщенных молекул образуются радикалы, обладающие сравнительно малой реакционной способностью.

Адекватно отражает процесс и математическая модель [9], характеризующая процесс одномерной диффузии — частицы цилиндрической формы диффундируют к слою золы, накапливающейся по мере сгорания ПАР. Очевидно, это наиболее медленный процесс, так как он требует большой энергии активации (табл. 3).

Аналогичным образом был проведен расчет кинетических параметров органопластиков на основе ПАР (табл. 4).

Как и следовало ожидать, термодеструкцию органопластиков адекватно описывают те же математические модели, что и в случае исходного полиарилата. Исходя из результатов установлено, что введение 25 масс.% волокна Терлон приводит к увеличению энергии активации процесса термодеструкции на 10 %, что и коррелирует с данными табл. 2.

Таблица 3 – Расчетные кинетические параметры термодеструкции ПАР

Математическая модель	процесса	R	S·10 ⁻²	$E_{\mathit{aкm.}}$, кДж/моль	$\lg Z$
$K\tau = \alpha$	(1)	0,998	0,683	70,242	-1,79
$K\tau = 2\alpha^{1/2}$	(2)	0,996	0,684	30,086	-0,87
$K\tau = 2[1 - (1 - \alpha)^{1/2}]$	(3)	0,992	1,290	112,674	5,13
$K\tau = 3 [1 - (1 - \alpha)^{1/3}]$	(4)	0,989	1,520	130,550	6,52
$K\tau = -\ln (1 - \alpha)$	(5)	0,982	1,960	172,446	9,79
$K\tau = 2[-\ln(1-\alpha)]^{1/2}$	(6)	0,980	17,40	82,210	3,13
$K\tau = 3 \left[-\ln(1-\alpha) \right]$	(7)	0,977	23,90	50,754	6,98
$K\tau = 4[-\ln{(1-\alpha)}]^{\frac{1}{4}}$	(8)	0,973	26,14	35,525	6,05
$K\tau = 1/2 \alpha^2$	(9)	0,998	0,685	150,607	7,42
$K\tau = (1-\alpha)\ln(1-\alpha) + \alpha$	(10)	0,996	3,86	198,298	11,18
$K\tau = 3/2[1-(1-\alpha^{1/3})]^2$	(11)	0,990	36,0	271,230	16,41
Kτ=3/2 [(1-2/3α)-(1-α) ^{2/3}]	(12)	0,994	2,66	221,834	12,55

R — коэффициент корреляции; $E_{\it akm.}$ — энергия активации; Z — предэкспоненциальный множитель в уравнении Аррениуса; S — минимум функции

Таблица 4 – Кинетические параметры термолиза композитов на основе полиарилата

Математическая модель процесса	R	S·10 ⁻¹	$E_{\mathit{a\kappa m.}}$, кДж/моль	$\lg Z$
	Полиарилат + 2	25 масс. % волокна Внии	ВЛОН	
(1)	0,991	0,130	43,434	0,22
(2)	0,987	0,131	19,199	1,65
(3)	0,978	0,214	78,753	2,67
(4)	0,973	0,240	91,489	3,69
(5)	0,963	0,292	121,28	6,09
(6)	0,956	1,74	55,597	1,28
(7)	0,948	2,39	33,723	-0,24
(8)	0,937	2,64	22,763	-0,97
(9)	0,993	0,132	106,692	4,27
(10)	0,987	0,539	141,126	7,05
(11)	0,976	3,60	193,021	10,75
(12)	0,93	2,68	157,892	7,93
	Полиарилат +	25 масс. % волокна Терл	10Н	
(1)	0,998	0,0475	77,10	2,28
(2)	0,999	0,0470	33,53	-0,62
(3)	0,991	0,135	123,02	5,89
(4)	0,988	0,162	142,30	7,36
(5)	0,979	0,214	187,55	10,85
(6)	0,977	1,73	88,745	3,66
(7)	0,975	2,39	55,794	1,34
(8)	0,971	2,64	33,34	9,22
(9)	0,999	0,047	164,39	8,40
(10)	0,996	0,335	215,98	12,43
(11)	0,988	3,60	294,72	18,07
(12)	0,993	2,66	241,42	13,93

Обсуждение результатов

Анализ ИК-спектра исходного связующего показали (табл. 5, рис. 3, кр. 1), что в полиарилате имеются небольшие участки фрагмента n, π - сопряжения. Концевые группы связаны внутримолекулярной Н-связью или находятся в виде карбоксилат-иона. Активные характеристические группы — $\nu_{\text{(C=O)}} = 1734 \text{сm}^{-1}$; $\nu_{\text{(C-O-C)}} = 1197, 1295 \text{ cm}^{-1}$.

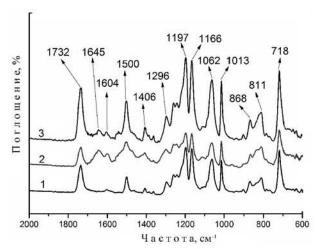


Рис. 3. ИК-спектры полиарилата (1) и органопластиков на его основе, содержащих 25 масс. % волокна Вниивлон (2) и волокна Терлон (3)

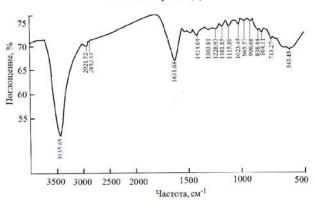


Рис. 4. ИК-спектр арамидного волокна Вниивлон

Это взаимодействие происходит за счет:

- сопряженных в пара-положении эстерных и амидных групп: уменьшается интенсивность $v_{\text{(пара-эстерных групп)}} = 810 \text{см}^{-1}$; появляется новое колебание $v = 868 \text{см}^{-1}$ (связанная амидная группа в пара-положении);
- проявляется колебание $\nu_{(C=N)}$ и $\nu_{(C-N)}$ в Амидной полосе II $\nu_{(C=N)} = 1408$ см⁻¹:
- полосе II $\nu_{\text{(C-N)}} = 1408 \text{ cm}^{-1}$; пропадают полосы деформационных колебаний $\delta_{\text{(O-H)}}$ в –СООН, что свидетельствует о взаимодействии концевых -СООН групп;
- изменяется тип ассоциации амидных и аминогрупп в волокне, а именно: в области колебаний ассоциированной С=О-группы в амидной полосе I (с $1631,6~{\rm cm}^{-1}$ до $1645{\rm cm}^{-1}$) и появляются колебания $\delta_{\rm (N-H)}$ в аминогруппе при $3300~{\rm cm}^{-1}$;

Таблица 5 – Отнесение полос в ИК-спектре чистого полиарилата (ПАР)

лиар	оилата (ПАР)			
группы	δ _(O-H) * B AτOH ν _(O-H) =3600, ν _(C-O) =1200 ν _(O-H) =1410-1310	1197 ⁷ 1406 1295***		
Концевые группы	δ _(О-H) в СООН или ^V (С-О-О) в карбоксилат- ионе 1610-1550, 1400, 1300-1050 [9]	1605 1406 1295***		
1,3-замещение	810-750 710-690 [9]	810		
1,4-замещение	840-810 [9]	810 868		
Бензольные кольцо	пульсационные колебан. v(C=C) _{ср} v(C=C) _{ср} 1600 см ¹ [9]	1605" (cp.)		
Изопропильный фрагмент	8/v δ _{()C(CH3)2)} - Лублет 1385, 1370 (ср.) 1145, 1170 (ср.) [9]	6: деформационные колебания 1370 (сл.), 1166 (с.) 8: валентные колебания v(снз) ав 2962 (с.) v(снз) в 2872 (с.) 2972 (сл.); 2929 (сл.)		
я связь Аг-О-Аг	V(С-ОС) (Оч. с., шир.) [9] 1260, 1200 1300-1050 (с.) – при наличии сопряжения [9]	1197 (оч.с., узк.) 1295 (ср., узк.)		
Сложноэфирная ароматическая связь Аг-О-Аг	V(с=0), V(с=0) сопряж. аs, s свободная V(с=0) as = 1062 V(с=0) s = 1166	сопряж. V(c=0)в = 1062 (с.) V(c=0)в = 1166 (оч. с.) (пара-)		
Сложноэф	v(c=o) (с.) [9] свободная 1735	свободная 1734 (мета-)		

пульсационных колебаний бензольного * накладки колебаний.1,4-и 1,3-замещений колебаний сложно-эфирной группы в пара- и мета-положениях (что свидетельствует о сопряжении пара-групп с ароматинескими фрагментами полизфира $v_{(C,C,C)}=1197$ см $^{-1}$, а также $v_{(C,H)}$ в концевых карбоксильных групп и фенольных гидроксилах v=1197см $^{-1}$ **свидетельствует о сопряжении эфирного атома кислорода с дианом, так как идет накладка

кольца 1605 см⁻¹ с валентными колебаниями _(С-О-С) сложноэфирной связи

- появляются межмолекулярные межполимерные H-связи δ (N-H), связанные с тах при 3300cm^{-1} (сл., шир.) в области колебаний концевых аминогрупп.
- уменьшается интенсивность колебаний изопропильного фрагмента, что свидетельствует об его экранировании.

Таким образом, в органопластиках на основе полиарилатного связующего (75 масс.%) и волокна Вниивлон (25 масс.%) есть взаимодействие. Причем, большее – со стороны волокна. Взаимодействие происходит по цепям сопряжений и по концевым группам (-COOH, -NH₂), фенольный гидроксил не принимает участие в этом взаимодействие. Возникают также межполимерные Н-связи и ионные взаимодействия между –NH₃ [®] и –COO[®]. Возможно также гидрофобное взаимодействие изопропильных радикалов.

ИК-спектр волокна Терлон и органопластиков на основе полиарилата, армированного им представлен соответственно на рис. 5 и 3 (кр. 3), а отнесение полос – в табл. 8.

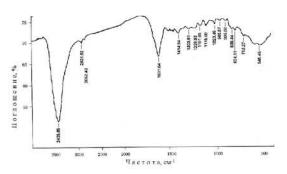


Рис. 5. ИК-спектр органического волокна Терлон

Взаимодействие в органопластике на основе полиарилата и органического волокна Терлон происходит на уровне амидных и аминогрупп: исчезают внутримолекулярные Н-связи в Терлоне и заряженные концевые группы. Возникает единое π -электронное облако за счет p, π - и π , π -сопряжений, прерываемое изопропильным фрагментом. Возникают также межмолекулярные Н-связи между –NH $_2$, -NH-группами Терлона и эстерными группами ПАР. Терлон как бы пластифицируется пара-замещенными фрагментами полиарилата. Вероятно, изменение надмолекулярной структуры молекул волокна Терлон.

Таблица 6 – Отнесение полос в ИК-спектре арамидного волокна Вниивлон

		наменание; рименание;	713,27 (0ч. сл., узк.) 545,45 (ср., шир.) → 600:450		
зольном кольце	1,4- замещения	840-810 2 полосы, полоса 840-810		838,44 804,11 (оч. сл., узк.)	
Замещения в бензольном кольце	1,3- замещения	810-760, 710-690, 3-4 положения с плечом	ř.		
'и δ _(N-H)	500) и дальней* областях	Ассоцииро ванная форма	3300, 3300-3070	E	
V (N-H) (cp.); CM-H & O(N-H)	в ближней (3500-2500) и дальней* (900-450) областях	квидобояЭ вмдоф	3440, 3460, 3320	3435,65	
	Амид III V(C-N)	Полосы Амид II и Амид III перекры- ваются	1420-1405 1300-1250	1414,94 (сл., шир.) 1303,81 (оч. слаб., шир.)	
bl, cm	(c.)	[(c.)	Ассоцииро ванная форма	1570, 1300- 1250 1515 (cp.)	+ (оч. сл., шир. не иденти- фиц.)
Амидные полосы	Амид II (_{б(N-H)}	вендодов Э форма	1530, 1260 1550 -	+ (сл., шир. не иденти- фиц.)	
AM	Амид I (с.) V _(C=O)	Ассоцииро ванная форма	1665-1625	1631,64 (ср., шир.)	
	AMM,	квидодояЭ вмqоф	1705- 1665, 1650 (c.)	100	
	нопапі,	е волокна Вни масс. %	инвжqэдоЭ	100	

Средняя область ИК-спектра характерпа также для «пульсационных колебаний бензольного кольца п. – переменная. V. – валентные колебания; δ – деформационные колебания. *Дальняя область колебаний п $_{(N-H)}$ перекрывается с дальней областью δ $_{(N-H)}$ в амидах, и 1500–1450 см⁻¹, причем 1500см⁻¹ интенсивней, чем липия 1600 см⁻¹ понижается. В области 1690–1635 (см $^{-1}$) (пер.) и 1665–1630см $^{-1}$ могут также быть и V ($_{C=N}$) 8 (С-Н) в алкенах цис-связей НС = СН. $= 1600-1580 \text{ cm}^{-}$ s(S=O), аминах, а также V

Таблица 7 – Отнесение полос в ИК-спектре органопластика на основе полиарилата и арамидного волокна Вниивлон

			инврэми ф кинэнэмей	I			¹Пропадает д _(ОН) в чистом поливарилате в карбоксильной группе ²Появляется связанная С=О в амидной группе ³Проявляется v _(C-N) =1408см¹¹	
	V(N.H) M S(N.H)	ассоциированн ая форма		3300-3070	Ī	S I	3300 (сл., шир.)	
	V _{(N-H}	свободная форма	je Si	3440, 3460, 3320	3435,6	ī.	+ (не идеен- тифиц, сл. шир.)	
Зниивлон		Амид III, v _(C-N) перекрытие	полосы Амид II и Амид III	1420-1405, 1300-1250	1414,9 (сл., шир.) 1303,8 (оч. сл., шир.)	τ	1408 (сл., шир.) 1297 (сл., узк.)	
Волокно Вниивлон	элосы	., δ _(N-H)	ассоп. ф.	1570, 1300- 1250, 1515 (cp.)	+ (оч. сл., шир., не идеен- тифиц.)	ř.	1601 ⊕ R-NH ₃	
	Амидные полосы	Амид II, δ _(N-H)	своб. ф.	1530, 1260, 1550	+ (сл., шир., не идеен- тифиц.)	C.	1	
		I, v(c=0)	Амид I, v _(C=O)	ассоц. ф.	1665- 1625 (c.)	1631,6 (cp., mrsp.)	t	1645 (cp., yak.) дублет 1601
		Амид	своб. ф.	1705- 1665, 1650 (c.)	ä	E	1	
30		V _(C-O-C) , (оч.с., шир.)	1260:1200 (свободная) 1300-1050 (сопряж.)	1.	1.	1295 (ср., узк.) 1197 (оч. с., узк.)	1297 (cp., yak.) 1197 (c., yak.)	
Связующее ПАР	222	Эстерная связь связующего, v _(C=O) (с.), v _(C=O)	сопряженн. (пара-) v _(C-O)	V _{as} V _s 1100-1000 [9]	1	v _{as} =1166 (ou. c., yak.) v _s =1062 (c., yak.)	1166 (c., y3k.) 1063 (cp., y3k.)	
		Эстерная свя. V(C=0) (свободная (мета-)	1735 [9]	0)	1734 (с., узк.)	1734 (cp., y3k.)	
	н		рилат / Вин Ф, масс. %	викоП	001 / 0	0 / 001	\$7 / \$ <i>L</i>	

Таблица 8 – Отнесение полос в ИК-спектре органопластика на основе связующего полиарилата и волокна Терлон

1,4-замещ. в бенз. кольце δ _(О-H) δ _(N-H)				шир., ср. полоса с max при 545,15	804 810 868	718 (c., узк.) – 1,3 – замеш. 811 (ср., узк.) 868 (сл., узк.)
£	(альней 1	ассоц.	3300- 3070, 500-450	838,4 804,1 713,27 (сл,шир) 545,15	(design of	+
Амино: V(мн); б(мн)	в ближней и дальней области	свобод.	3440, 3460, 3320	3435,6 (с., шир.)	Т	+ сл., оч. шир. 1800см. 1800см. 7, лсопр., прерванное изопропил.
	Амид III, V(С-N)		перекр. с полосой Амид II, 1420-1405,	1300-1250 1415 (сл.шир) 1303,8 (сл.шир.)	1	<u></u>
M-1	(N-H)	ассоц.	1570, 1300- 1250, 1515 (cp.)	1303,81	M	T
Амидные полосы, см ⁻¹	Амид II, δ _(N-H)	свобод.	1530, 1260, 1550	+ не идентифиц. (оч. сл., шир.)	1	1
Α	V(C=O)	ассоц.	1665- 1625 (c.)	1631,6	I	1645 (оч. сл., узк.)
	Амид I, v _(С=О)	свобод.	1705- 1165, 1650 (c.)	.1	all's	
Замещ. в бенз.		СООН	810	1	718 810 868	718 (c, yak) 811 (cp., yak) 868 (cn., yak)
	-Су.		ассоц. форма 1300- 1050	á	1295 (ср, узк) 1197 (очс,узк)	1295 (cp., y3k.) 1197 (oч.
IAP, cм ⁻¹	V(С-О-С), (оч.с., шир.)	6	свобод. форма 1260, 1200	J.	(1)	(0)
Эстерная связь ПАР, см ⁻¹	V(C=O) (C.), V(C-O)	ассоцииров.	V _{as} , V _s	1	v _{ss} =1166 (ou. c., y3к.) v _s =1062 (c., y3k.)	v _{ss} =1166 (04. c., y3k.) v _s =1062 (c., y3k.)
	V(C=0)	свободная (мета-)	1735	1	1734 (с., узк.)	1732
, масс.	ю ног	% də <u>L</u> /	твпидвипоП	001 / 0	0/001	SZ / SL

Выводы

В результате проведенных исследований изучен процесс термического разложения органопластиков состава: полиарилат - органическое волокно. Установлено, что изучаемые органопластики имеют достаточно высокую термостойкость и энергию активации процесса термодеструкции.

По результатам термического анализа определены механизм и кинетические параметры процесса термической деструкции исследуемых материалов с использованием метода Коатса-Редферна.

Методом ИК-спектроскопии установлено, что в органопластиках на основе полиарилатного связующего (75 масс. %) и волокна Вниивлон (25 масс. %) есть взаимодействие, причем, большее - со стороны волокна. Взаимодействие происходит по цепям сопряжений и по концевым группам (-СООН, -NH,), фенольный гидроксил не принимает участие в этом взаимодействие. Возникают также межполимерные Н-связи и ионные взаимодействия между -NH, E и -СООЕ. Взаимодействие между связующим полиарилатом и волокном Терлон происходит на уровне амидных и амино-групп. Вероятно, вследствие изменения надмолекулярной структуры молекул волокна Терлон.

Списоклитературы

- Буря А.И. Полиарилаты. Синтез, свойства, композиционные материалы / Буря А.И., Чигвинцева О.П., Сучилина-Соколенко С.П. – Днепропетровск : Наука и освита, 2001. – 152 с.
- Буря А. И. Разработка способа получения и исследование свойств армированных пласти-ков / А. И. Буря, О. И. Пилипенко, Т. И. Рыбак // VI Konferencja Naukowo-Techiczna [«Nowe kierunki modyfikacji i zastosowan tworzyw sztucznych»], (Rydzyna, 15–17 мая 1995 г.). 1995. С.44–53.
- Липатов Ю. С. Физическая химия наполненных полимеров / Липатов Ю. С. М.: Химия, 1977. – 99 с.
- Шестак Я. Теория термического анализа : пер. с англ. / Шестак Я. – М.: Мир, 1987. – 456 с.
- Zuru A.A. A new technique for determination of the possible reaction mechanism from nonisotermal thermogravimetric data / Zuru A.A., Whitehead R., Criffiths D.L. // Thermochim. Acta, 164, 1990. – P. 285–305.
- Исследование термодеструкции фенилона и углепластиков на его основе / Буря А.И., Арламова Н.Т., Холодилов О.В., Сытник С.В. // Материалы. Технологии. Инструменты. — 2001. – Том 6, № 1. – С. 58–61.
- Эмануэль Н.М. Курс химической кинетики / Эмануэль Н.М., Кнорре Д.Г. – М.: Высшая школа, 1969. – 432 с.

- 8. Коршак В. В. Химическое строение и температурные характеристики полимеров / Коршак В.В. М. : Наука, 1970. 367 с.
- Гордон А. Спутник химика: пер. с англ. / Гордон А., Форд Р. – М.: Мир, 1976. – 541 с.
- 10. Исследование термостойкости органопластиков на ос-

нове полисульфонамида, армированного волокном Кевлар / Буря А.И., Арламова Н.Т., Ван Сюйфэнь и др. // Полімерний журнал. – 2015. – 37, №4. – С. 387–395.

Одержано 21.06.2017

Буря О.І., Єрьоменко О.В., Арламова Н.Т., Конг Л. Дослідження впливу органічних волокон на термостійкість поліарилату

Досліджено процес термічного розкладу органопластиків на основі поліарилату. Експериментально виміряна термостійкість розроблених матеріалів. За даними термічного аналізу визначено механізм і кінетичні параметри процесу термічної деструкції органопластиків на його основі з використанням методу Коатса-Редферна. Структурні перетворення на молекулярному рівні в органопластиках досліджені методом ІЧ-спектроскопії.

Ключові слова: органопластики, поліарилат, волокно, ІЧ-спектр, термостійкість, кінетичні параметри, механізм термодеструкції.

Burya A., Yeromenko A., Arlamova N., Kong L. Investigation the influence of the organic fibers by thermo resistant of polyarilate

The process of thermal destruction of organic plastics based on polyarilate was investigated. Thermal resistant of the developed materials was experimentally meashured. According to the thermal analysis mechanism and kinetic parameters of thermal destruction process of organic plastics using by Coates-Redfern method were identified Structural transformations at the molecular level in organic plastics were studied using by IR-spectroscopy.

Key words: organic plastics, polyarilate, fiber, IR- spectrum, thermal resistant, kinetic parameters, thermal destruction mechanism.