Минск 1972

М. М. Ревяко, А. М. Олехнови

ИССЛЕДОВАНИЕ ВЛИЯНИЯ СОДЕРЖАНИЯ ДРЕВЕСНОГО НАПОЛНИТЕЛЯ НА НЕКОТОРЫЕ СВОЙСТВА КДП НА ОСНОВЕ ПОЛИЭТИЛЕНА

Измельченная древесина широко используется в производсти

азличных изделий и материалов [1, 2, 3].

Нами разработана технология получения термопластов с и ользованием древесной муки и древесных опилок на основе политилена [4].

В настоящей статье приводятся экспериментальные данны сследований электрических и физико-механических свойств полу

енных термопластов.

Для исследований были выбраны: полиэтилен марки III П. 0/020-Т (МРТУ 6-05-1085-67), древесная мука № 100 (ГОСТ 911-2), древесные опилки фракции не более 2 мм. Композиции пригавливались смешением в соответствующих пропорциях полиэти ена с наполнителем (предварительно наполнитель высушивали до остоянного веса) в лабораторном экструдере с диаметром червяна 0 мм, отношением длины к его диаметру 30:1, при скорости вридения 75—80 об/мин. В зависимости от состава композиций тем ература по зонам экструдера и головки поддерживалась в преде ах 160—180°С. Образцы необходимых размеров и форм получали итьем под давлением при температуре 155—175°С и времени вы ержки 4—7 сек. Содержание наполнителей вырьировали от 5 до 0 вес. %.

Кондиционирование образцов осуществлялось длительным вы ерживанием их при нормально-контролируемых условиях. Элект ические и механические характеристики: удельное объемное ρ_V и дельное поверхностное ρ_S сопротивления, относительная диэлек рическая проницаемость ε , тангенс угла диэлектрических потерь g δ , электрическая прочность $E_{\rm np}$, предел прочности при разрынс сжатии, модуль упругости, твердость и относительное удлинение змерялись при комнатных условиях согласно стандартным мето икам. Кроме того, ρ_V и ρ_S измерялись на увлажненных образцах.

При электрических измерениях (за исключением $E_{\rm np}$) испольовались фольговые алюминиевые электроды, притертые к поверх ости образцов с помощью тонкого слоя конденсаторного вазелина.

Объемное R_V и поверхностное R_S сопротивления измерялись и тераомметре типа Φ -57 при напряжении 1200 в [5]. Зависи-

(PVOM-CM)×10-15

60

пость удельного объемного сопротивления исследуемых термоплагов от содержания наполнителя приведена на рис. 1, а. Графики

Enp. NB

показывают, что по мере увелипния содержания и древесной **м**∨ки, и опилок в композициях ρ_π, шменяется аналогично: в обласги содержания от 5 до 20% оно резко уменьшается, в области же от 20 до 50% р уменьшается нешачительно и практически липейно. Обращает на себя внимаине тот факт, что удельное объсмное сопротивление композиций с древесной мукой выше, композиций с древесными опилками. Это различие возрастает с ростом содержания наполнигелей и при 50% их достигает почти целого порядка (1,6·10¹⁶ ом · см и 1,9 · 1015 ом · см).

Нами установлено, что влажпость незначительно влияет на

40 вес% Рис. 1. а — Зависимость электрической прочности от содержания древесной муки (1) и древесных опилок (2) в полиэтилене; б — Зависимость удельного объемного сопротивления

от содержания древесной муки (3) и

древесных опилок (4) в полиэтилене.

полученных композиций. удельное объемное сопротивление после выдерживания образцов в атмосфере насыщающих паров поды в течение 80 суток при комнатной температуре их удельное сопротивление изменилось от $3.2 \cdot 10^{16}$ ом см до $1.9 \cdot 10^{16}$ ом см для композиции с 15%-ным содержанием муки и от 1,8 · 1016 ом · см до 1,6.1016 ом см для композиции с таким же содержанием опилок.

Известно [6, 7], что древесина в абсолютно сухом состоянии является хорошим диэлектриком, ее удельное сопротивление $\rho_{V} \gg 1,6 \cdot 10^{14}~om \cdot cm$ в зависимости от породы и от структурного среза. Однако увеличение количества гигроскопической влаги в древесине до 20% уменьшает удельное сопротивление более чем

 10^6 pas [6,8]. Удельное поверхностное сопротивление композиций практически не зависит от содержания наполнителя, но, как и ру, зависит от степени дисперсности его: для композиций с древесной мукой ρ_S составляет $5\cdot 10^{17}-1,3\cdot 10^{17}$ ом; для композиции с опилками $5\cdot 10^{16}$ — $1.6\cdot 10^{16}$ ом. Увлажнение в большой степени сказывается на ру ; после 80 суток выдержки образцов с 15%-ным содержанием паполнителя в атмосфере насыщающих паров воды оно снизилось примерно на два порядка. Незначительное изменение удельного объемного и удельного поверхностного сопротивления полученных материалов под действием влажности объясняется, по нашему мнению, наличием полиэтиленовой пленки, которая образуется на поверхности образцов в процессе их изготовления.

Диэлектрическая проницаемость ε и тангенс угла потерь $\operatorname{tg}\delta$

на промышленной частоте измерялись с помощью моста P525 при напряжении 3000 в, а на высоких частотах в диапазоне 0,05—26 Мец — с помощью куметра типа E9-4.

Анализ полученных данных показывает, что диэлектрическая проницаемость на всем исследуемом диапазоне частот увеличивается с возрастанием содержания наполнителей в полиэтилене. Для примера в табл. 1 приведены значения в на частоте 1,5 Мац в зави-

Таблица I Зависимость є, tg д от состава композиций древесина — полиэтилен на частоте 1,5 Мги

		ε	tg,ā			
Содержание наполнителя, вес. %	древесная мука	древесные опилки	древесная мука	древесные опилки		
5	2,32	2,33	2,5 · 10-3	1,3-10-3		
10	2,36	2,37	1,2-10-3	2,9 · 10-3		
15	2,40	2,42	5,1 • 10-3	5,4 · 10-3		
20	2,43	2,50	6,8 · 10-3	7,7-10-3.		
30	2,55	2,59	8,7 · 10-3	9,5 · 10-3		
40	2,65	2,73	1,1.10-2	1,3 · 10-2		
50	2,78	3,05	1,7 · 10-2	2 ·10-2		

симости от содержания древесины в композициях. При максимальном содержании древесных опилок в полиэтилене его диэлектрическая проницаемость приближается по своему значению к значению диэлектрической проницаемости прессованных опилок [9], для полиэтилена, наполненного древесной мукой, в несколько ниже. Таким образом, увеличение диэлектрической проницаемости композиций с ростом содержания древесины в них объясняется большим значением в для древесины (в виде опилок и муки), чем для полиэтилена н. п. (2,28). Для исследуемых композиций, как и для натуральной древесины и целлюлозы [9, 10, 11, 12], обнаруживается дисперсия диэлектрической проницаемости, незначительно выраженная на краю указанного диапазона частот. Как установлено, диэлектрическая проницаемость полиэтилена, вплоть до 10^{10} гу, не зависит от частоты поля [1, 13].

С увеличением содержания древесной муки и древесных опилок в композициях тангенс угла диэлектрических потерь на всех частотах диапазона возрастает, причем в первом случае он несколько выше, чем в другом. Для численного сопоставления в табл. 1 приводятся значения tg 8 на частоте 1,5 Мгц в зависимости

от содержания наполнителей. На рис. 2 приведена зависимость ід в от частоты электрического поля и содержания наполнителей полиэтилене. Из графиков видно, что с увеличением частоты tg в возрастает, достигая на конце диапазона (26 Мгц) наибольших

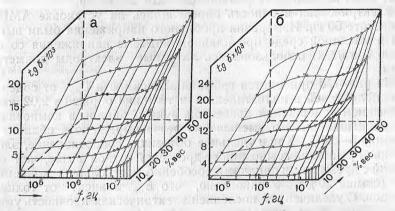


Рис. 2. Зависимость tg δ от частоты электрического поля и содержания: а — древесной муки, б — древесных опилок в полиэтилене.

значений для всех композиций. Это возрастание выражено сильнее для композиций, содержащих большее количество наполнителя. Ход графиков tg $\delta = \varphi$ (f) для исследуемых термопластов практически не зависит от дисперсности наполнителя. При частоте 50 eq тангенс угла потерь при максимальном содержании древесины в полиэтилене приближается по своему значению к tg δ натуральной

древесины абсолютно сухого состояния [11, 12]. При малых содержаниях древесины в композициях (5, 10%) частотная зависимость tg δ аналогична этой зависимости для чистого полиэтилена н. п., для которого при частоте 4,7·10⁸ гц наблюдается пологий максимум [13]. При больших содержаниях древесины в композициях (30÷50%) ход частотной зависимости tg δ в большей степени сходный с частотной зависимостью для натуральной древесины и целлюлозы при влажности, близкой к нулю. Для этих веществ, как известно [9—12], наблюдается пологий релаксационный максимум на частоте, несколько большей 10⁷ гц.

На основе измеренных величин диэлектрической проницаемости и тангенса угла потерь можно определить активное объемное удельное сопротивление ρ_a . Известно, что ρ_a задается следующим соотношением:

$$\rho_a = \frac{1.8 \cdot 10^{12}}{\text{etg of}}, \text{ om} \cdot \text{cm},$$

где f — частота, на которой измерены ϵ и tg δ . Расчеты показывают, что ρ_a всех композиций уменьшается с увеличением частоты

поля. На копце диапазона $(0,05-26\ Meq)$ ρ_a с большим содержи пием древесины на много порядков меньше удельного сопротивния ρ_V , измеренного на постоянном напряжении. Это можно объяснить тем, что потери на высоких частотах в этих композиция имеют явно выраженный релаксационный характер.

Электрическая прочность определялась на установке АМИ-бири частоте 50 гц. Измерения пробивного напряжения были выполнены в масляной среде при плавном подъеме напряжения со скоростью 2 кв/сек; использовались латунные электроды диаметром

10 мм.

На рис. 1, δ приводятся графики зависимости $E_{\rm np}$ от содержимия наполнителей в полиэтилене при толщине образцов 2,02 мм. Сувеличением содержания древесной муки и опилок в композициях $E_{\rm np}$ уменьшается. Это уменьшение резче выражено в области содержания 5—20%. Как и удельное объемное сопротивление, электрическая прочность композиций с древесной мукой выше, чем композиций с древесными опилками, особенно при больших концентрациях (свыше 20%). Установлено, что $E_{\rm np}$ зависит от толщины образцов. С увеличением последней электрическая прочность уменьшается. Этот факт, по-видимому, обусловлен, как и для другиматериалов [13], увеличением диэлектрической неоднородности с увеличением толщины образцов.

Исследование предела прочности при разрыве (табл. 2) пока-

Tаблица 2 Зависимость $\sigma_{
m p},\,\sigma_{
m cж}$, E_i HRB от состава композиций древесина — полиэтилен

Содержание напол- нителя, вес. %	σ_{p} , $\kappa\Gamma/c$ M^2		σ _{СЖ} , кГ/см²		E _I , κΓ/εм²		HRB, KIIM	
	древесная мука	древесные опилки	древесная мука	дре- весные опилки	древесная мука	древесные опилки	дре- весная мука	дре- весные опияки
5	178	168	123,5	123	2367	3855	3,5	3,61
10	175	166	124	123,5	2803	5701	3,75	3,92
15	165	162	125	124	2809	5986	3,9	4,06
20	157	157	128	125	3109	7685	4,0	4,1
30	148	148	131	128	4879	8485	4,01	4,15
40	135	137	135	131	section of	1 1000	4,03	4,17
50	125	129	142	135	_	_0110		

зывает, что для древесных наполнителей при малых процентах наполнителя (до 15%) наблюдается некоторое увеличение σ_p по сравнению с чистым полимером, а затем идет спад этого показа-

пля. Анализ поверхности разрушения образцов композиций покапл, что разрушение идет не только по связующему, но и по частичим наполнителя. Это лишний раз подтверждает достаточно прочую связь на границе раздела фаз. Возрастание прочности, на наш пляд, объясняется тем, что частички наполнителя, особенно мелплисперсного, являются центрами зародышеобразования и способгвуют более быстрой кристаллизации полимерной части композипи. Кроме того, образующийся вокруг наполнителя межфазный пой создает дополнительные предпосылки для увеличения прочпостных показателей.

Относительное удлинение при разрыве для всех композиций меньшается по сравнению с чистым полимером. Это объясняется праничением подвижности макромолекул полимера и его надможкулярных структур с увеличением процентного содержания наполнителя.

Прочность композиций при сжатии постоянно увеличивается с увеличением процентного содержания наполнителя. Это объясняется тем, что механическое сцепление за счет неровности поверхности наполнителя создает благоприятные условия для увеличения прочности при сжатии. Кроме того, образующийся тонкий ориентировочный слой полимера имеет большой объем из-за разветвленной поверхности наполнителя. Этот слой, обладая повышенными механическими показателями, также оказывает сопротивление прикладываемым деформационным напряжениям.

В изменении зависимостей модуля упругости и твердости, по Бринеллю, композиций с различными наполнителями наблюдается повышение этих свойств по мере увеличения количества наполнителя. Это увеличение происходит за счет возрастания жесткости системы вследствие образования сложной трехкомпонентной ком-

позиции полимер — межфазный слой — наполнитель.

Выводы

1. Показана принципиальная возможность получения композиционных древесных пластиков на основе полиэтилена.

2. Изучены некоторые прочностные и электрические свойства полученных КДП: ρ_V , ρ_s , ϵ , tg δ , $E_{\rm np}$, $\sigma_{\rm p}$, $\sigma_{\rm cж}$, E_i , HRB в зависимости от вида и количества древесного наполнителя.

3. Выявлено, что прочностные показатели σ_p , $\sigma_{cж}$ несколько выше для композиций с древесной мукой.

4. Показано, что 15%-ное содержание древесины в композиции

дает наилучшие прочностные показатели.

5. При малом весовом содержании древесины (до 15%) в композиции электроизоляционные свойства ее мало отличаются от связующего полимера. 6. Электропроводность исследованных композиций изменяется периачительно под воздействием влажной атмосферы.

Литература

[1] Л. Р. Хиппель. Диэлектрики и их применение. М.—Л., 1959. [2] Л. И Минии. Производство изделий и материалов из измельченной древесины пресси пвинем. Минск, 1960. [3] А. Н. Минии, В. П. Савиных. Свойства композиционных превесных пластиков, полученных на различных фенолформальдегидных смолня Теэ. Всесоюз. сов. Рига, 1968. [4] М. М. Ревяко, Ф. Г. Осипенко и др. Пемя торые вопросы наполнения полиэтилена. В сб.: Исследование природных и сми тетических полимерных материалов и их использование. Минск, 1970. [5] Перя работка пластмасс. Тр. Свердловск. науч.-техн. сов. М., 1966. [6] R. Keylwath D. Noack. Holz als Roh—und Werkstoff, 14, 5. 1956. [7] В. М. Спиридонов. Электропроводимость сухой древесины. В сб.: Механическая технология древесии Минск, 1968. [8] В. М. Спиридонов. Влияние гигроскопической влаги, содержи пейся в древесине, на ее электропроводимость. Сб. науч. работ Бел. технол ин-та. Минск, 1966. [9] F. D. Коlmann. Тесhnologie des Holzes und Holzwerkstoffs В. I. München, 1951. [10] L. Pungs. ETZ. В. А 75, 13, 1954. [11] W. Trapp L. Pungs. Holzforschung В. 10, 3, 1956. [12] W. Trapp, L. Pungs. Holzforschung В. 10, 3, 1956. [13] Электрические свойства полимеров. Под ред. Б. И. Сажиня Л., 1969.

THE RESERVE OF THE PROPERTY OF THE PROPERTY OF THE PARTY OF THE PARTY