

Темпы роста производства полимерных труб, значительно опережают развитие глобальной экономики в целом. Эта тенденция характерна и для России [1]. Развитие отрасли производства труб носит в России несомненно устойчивый характер, о чем свидетельствует полный набор критериев устойчивости [2]. В силу объективных причин и исторических традиций, основным видом полимерных материалов, используемых в России, являются сополимеры полиэтилена низкого давления (ПНД). ПНД занимают около 75% рынка трубных материалов. Производство трубных полиэтиленов в России постоянно растет, прежде всего, усилиями основного производителя: Казанского завода ПНД. Полимеры других Российских производителей имеют существенные отличия от ранее освоенных марок, обусловленные объективными и субъективными причинами. Несмотря на рост производства, объемы и ассортимент марок ПНД, выпускаемых в России, не удовлетворяют все потребности трубной отрасли. Поэтому в производстве труб, наряду с отечественным сырьем используется целый ряд градаций и марок зарубежного производства (см. табл.1). Основные марки экструзионных ПНД, использованные на трубных производствах ГК Полипластик в 2012г и их ПТР приведены в табл. 1. Таблица составлена В. Ткаченко. Таблица 1 - Области применения разных марок ПНД № Марка/производитель/ПТР (5кг, 190°C)/10 мин Область применения в производстве труб\* ПЭ80 1 PE4PP25B Ставролен ПТР 0,45-0,65 г Водо- и газопроводные трубы: Ø ≤315 мм всех SDR(отношение толщины номинальной толщины стенки трубы и ее номинального диаметра), 315ммД≤ 400мм SDR>11, 400ммД≤710мм SDR21-26 2 275-80Б КОС ПТР 0,35-0,70 Водо- и газопроводные трубы Ø ≤315 мм всех SDR, 315мм Ø ≤ 400мм SDR>11, 400мм Ø ≤710мм SDR21-26 3 Vestolen A 5061R SABIC ПТР 0,32-0,52 Водо- и газопроводные трубы малого диаметра, тонкостенных труб Ø ≤400 мм ПЭ100 4 ПЭ2НТ-11-9 КОС Водопроводные трубы большого диаметра, подходит для изготовления широкого диапазона труб 5 PE6949С НКНХ ПТР 0,2-0,29 Водо- и газопроводные трубы: Ø ≤500 мм всех SDR 6 P600BL KPIC ПТР 0,20-0,26 Водо- и газопроводные трубы, подходит для изготовления широкого диапазона труб с толщиной стенки ≤60мм 7 Н 1000 PC SCG ПТР 0,24-0,31 Водо- и газопроводные трубы, подходит для изготовления широкого диапазона труб с толщиной стенки ≤60мм 8 Hostalen CRP100 Basell ПТР 0,20-0,26 Водо- и газопроводные трубы, подходит для изготовления широкого диапазона труб с толщиной стенки ≤60мм 9 Sabic 6006 SABIC ПТР 0,20-0,26 Водо- и газопроводные трубы всех типоразмеров 10 Vestolen 6060R SABIC ПТР 0,24-0,36 Водо- и газопроводные трубы, подходит для изготовления широкого диапазона труб с толщиной стенки ≤60мм 11 Sabic A5924R SABIC ПТР 0,20-0,25 Водо- и газопроводные трубы Ø ≥500 мм 12 НЕ3490-LS Borealis Водо- и газопроводные трубы Ø ≥500 мм \* Область применения определена в ходе затратных технологических экспериментов. Полиэтилены, в том числе экструзионные марки ПНД известны несколько десятилетий, тем не менее, проблемы их

переработки далеко не исчерпаны и с появлением на рынке новых марок, перед переработчиками возникают новые проблемы. К ним относятся проблема стабильной экструзии труб, соответствующих нормам по геометрическим показателям, но с минимальными допусками, обеспечивающими экономию сырья. Другая проблема - ликвидация дефектов внешнего вида, часто обусловленных высокоэластическим срывом течения расплава. Как известно, базовые марки трубных полиэтиленов синтезируются из этилена и сомономеров (чаще всего бутена, гексена и октена) по различным технологиям и на различных катализитических системах, и по разным технологическим схемам. Так, например, в мировой и российской практике известны базовые марки ПЭ 100, получаемые супензионным процессом, двух реакторным и одно реакторным методами. Последний, уникальный для глобальной практики метод, применяется в Казани, причем продукты Казанского завода завоевали более 40% Российского рынка трубных марок ПЭ 100. ПНД разных марок имеют отличия в природе и распределении сомономеров по макромолекулам разной длины, а также по макромолекулярным характеристикам: молекулярно-массовому распределению (ММР), модальности ММР и средним молекулярным массам. Трубные композиции получают введением в базовые марки концентратов технического углерода, а также различных стабилизирующих систем. При компаундингении, в результате протекания комплекса термомеханических и термоокислительных реакций происходят существенные, причем негативные, изменения макромолекулярных характеристик базовых марок - деструкция и сшивка [3]. Баланс между этими тенденциями зависит от эффективности стабилизирующих систем и конструктивных особенностей компаундирующей техники [4]. В итоге производители сырья представляют на рынок, большое число марок, отличающихся по своим параметрам [5]. По показателям минимальной длительной прочности выделяют ПЭ 80 и ПЭ 100. Особое место занимают сополимеры этилена с октеном PE-RT обладающие повышенной стойкостью к высоким температурам. Новейшие марки ПНД PE 100 RC с повышенной стойкостью к распространению трещин нашли применение в качестве материала монолитных труб и защитных наружных слоев [2]. Большая часть ПЭ 80 относятся к унимодальным ПНД по форме ММР. ПЭ 100, как правило, характеризуются как бимодальные и полимодальные ПНД. Впрочем, объявляемая модальность ММР отражает не только физическую картину макромолекулярной структуры, но и методику ее оценки. Так безрастворные релаксационные методы построения спектров РДР высокого разрешения выявляют в экструзионных марках 3-5 мод релаксационных процессов [6]. Так называемые «слабо стекающие» марки ПНД отличаются высокой вязкостью и значительным условно-равновесным модулем упругости расплава. Они предназначены для производства толстостенных труб и обеспечивают стабильность толщины стенки труб после формующего инструмента и до

завершения охлаждения труб в ваннах трубных линий. Для экструзии труб средних и малых размеров оказываются практические трубные композиции общего назначения. Обобщая изложенное выше, можно резюмировать следующее. Переработчикам ПНД - производителям труб и фитингов России - доступно значительное число марок сырья, отличающихся по структуре, свойствам, и, следовательно, перерабатываемости. Количественным ориентиром для них служит лишь показатель текучести расплава (ПТР), указываемый в сопроводительной документации на ПНД. ПТР, с известными оговорками, характеризует вязкость расплава и среднюю молекулярную массу. Принято считать [7], что единственное значение показателя, получаемое в процессе измерения ПТР, невысокая точность и воспроизводимость, несоответствие условиям переработки являются недостатками анализа сырья путем контроля только ПТР. Оптимальную область технологических параметров переработки конкретных марок ПНД и области применения (см. табл.1) технологии трубных производств вынуждены определять на практике, затрачивая большие объемы сырья. Особенно большие проблемы и, соответственно, отладочные затраты сырья возникают при изменении марки сырья в непрерывном технологическом процессе производства, если заменяемая марка имеет существенные структурные отличия, не получившие адекватное отражение в величине ПТР. Кроме изменений геометрических размеров труб при смене сырья, технологии сталкиваются с появлением недопустимых дефектов внешнего вида. Для прогнозирования подобных явлений необходима информация о характеристиках высокоэластического сдвига, с одной стороны, и скоростях сдвига в формующей зоне головки, с другой. Эта информация должна быть получена из классических реологических экспериментов. Данные об изменении напряжения сдвига расплавов  $\tau$  в широких диапазонах скоростей сдвига  $\gamma$ , характерных для переработки, в значительной мере облегчают выбор технологических параметров процессов переработки, позволяет проводить необходимые технологические расчеты, прогнозировать поведение конкретных марок в разных процессах переработки [7] и даже эксплуатационную надежность труб [8]. В частности [7], абсолютно необходимо знание индекса течения расплава  $n$  - показателя степени в реологическом уравнении Оствальда-де Валя:  $\tau = m \gamma^n$ , для чего определяют вязкость в широком диапазоне скоростей сдвига, характерном для переработки полимеров. В этом диапазоне, реологическое уравнение  $\tau = m \gamma^n$  хорошо аппроксимируется линейной зависимостью в двойных логарифмических координатах. Константа  $m$  - показатель консистенции, как и показатель степени  $n$ , являются эмпирическими константами, получаемыми из данных реологических экспериментов. Кривые течения полимера достаточно сложным образом зависят от короткоцепной разветвленности, ширины ММР полимеров, модальности ММР и длинноцепной разветвленности [9-11]. Настоящая работа предпринята с целью получения

информации о реологических свойствах марок ПНД, получивших широкое применение на трубных заводах и расчетов скоростей сдвига в формующем инструменте широкого ряда экструзионного оборудования, применяемого в России. Реологические эксперименты проводились на капиллярном вискозиметре Reograph 75 Göttfert при температуре расплава 180°C, капилляр L/D=20/1 мм, диапазон скоростей сдвига от 3 до 400 с-1. Эксперименты многократно дублировались до получения воспроизводимых данных и для исключения случайных флуктуаций дефектов сырья. На рисунках 1 и 2 Приведены зависимости вязкости от скорости сдвига исследованных ПНД. × - гранулы материала PE 4PP25B/4163; □ - гранулы материала P600BL; Δ - гранулы материала Hostalen CRP 100 Рис. 1 - Зависимость вязкости  $\eta$  от скорости сдвига  $\gamma$  для универсальных марок ПЭ 100 и ПЭ 80 Результаты измерений вязкости и расчетов констант реологического уравнения приведены в таблицах 2 и 3. Показатели текучести расплава - ПТР взяты из сертификатов производителей. Вязкости расплавов  $\eta_{10}$ ,  $\eta_{100}$  получены при скоростях сдвига 10 с-1 и 100 с-1 соответственно. Индексы течения  $n$  и показатели консистенции  $m$  вычисляли путем линейной аппроксимации зависимости  $\tau = f(\gamma)$  в двойных логарифмических координатах. 1 - гранулы ПЭ2НТ11-9/2263; 2 - материал трубы ПЭ2НТ11-9/2263; 3 - гранулы ПЭ2НТ11-9/2266; 4 - гранулы ПЭ2НТ11-9/822; 5 - гранулы ПЭ2НТ11-9/415; 6 - гранулы ПЭ2НТ11-9/512; 7 - материал трубы ПЭ2НТ11-9/710; 8 - гранулы Sabic Vestolen A Rely 5924 R 10000 (Sabic LS) Рис. 2 - Зависимость вязкости  $\eta$  от скорости сдвига  $\gamma$  для слабо стекающих марок ПЭ 100 Таблица 2 - Характеристики расплава ПЭ 80 и универсальных ПЭ 100 № Марка/ партия ПТР, г/10мин  $\eta$  10 Па с  $\eta_{100}$  Па с  $n$  Log  $m$  Прим. ПЭ 80 1 PE 4PP25B /4163 0.45-0.65 7959 2049 0.416 4.49 гра-нулы ПЭ 100 2 P600BL 0.21 11129 2167 0.300 4.75 гра-нулы 3 Hosta-len CRP 100 0.21 10183 1905 0.280 4.73 гра-нулы \* При скорости 100 с-1 наблюдался высокоэластический срыв течения расплава. Таблица 3 - Характеристики расплавов слабо стекающих ПЭ 100 № Марка/ партия ПТР, г/10мин  $\eta$  10 Па с  $\eta_{100}$  Па с  $n$  Log  $m$  Примечания 1 ПЭ2НТ11-9/2263 >0,1 10849 2092 0.281 4.75 гранулы 2 ПЭ2НТ11-9/2263 >0,1 10692 1999 0.278 4.75 Материал трубы Ø110 SDR 17 3 ПЭ2НТ11-9/2366 >0,1 10577 1853 0.273 4.75 гранулы 4 ПЭ2НТ11-9/822 >0,1 10141 1780 0.277 4.72 гранулы 5 ПЭ2НТ11-9/415 >0,1 10501 1920\* 0.305 4.70 гранулы 6 ПЭ2НТ11-9/512 >0,1 10083 1978 0.305 4.70 гранулы 7 ПЭ2НТ11-9/710 >0,1 11030 2199 0.314 4.72 материал трубы Ø 630 SDR 17 8 Sabic Vestolen A Rely 5924 R 10000 (Sabic LS) 0.23 9168 1788 0.254 4.71 гранулы \* При скорости 100 с-1 наблюдался высокоэластический срыв течения расплава. Данные, представленные на рисунках 1 и 2, а также таблицах 2 и 3, характеризуют достаточно широкий спектр композиций ПНД, применяемых основными производителями труб России. Результаты измерений, хорошо воспроизводятся, что является известным достоинством реологических измерений [9]. Наибольшее внимание уделено марке ПЭ2НТ11-9, доминирующей

на рынке ПЭ 100 России. Для всех исследованных полимерных композиций характерна удовлетворительная линеаризация кривых течения в двойных логарифмических координатах в диапазоне скоростей сдвига от 3 с<sup>-1</sup> до начала высокоэластического срыва течения расплава. Анализ характеристик срыва выходит за рамки настоящей работы, но можно отметить, что срыв наблюдался, как правило, при скорости сдвига выше 100с<sup>-1</sup>. Исключения составляют наиболее вязкие образцы с относительно ранним срывом, что вполне естественно, и согласуется с результатами ранее выполненных исследований [8]. Вязкости расплавов ПЭ 80 при малых скоростях сдвига значительно ниже вязкостей расплавов ПЭ 100, а при высоких скоростях сдвига сближаются с последними. Этот результат является естественным следствием различий ширины ММР градаций ПЭ 80 и ПЭ 100 и количественно отражается в существенной разнице индексов течения  $n$  приведенных в таблицах 2 и 3. Показатели консистенции  $m$  для ПЭ 100 существенно выше, чем у ПЭ 80. Переработка ПЭ методом шнековой экструзии в трубы характеризуется сравнительно слабым термомеханическим воздействием на макромолекулярную структуру ПНД [3], поэтому реологические характеристики гранул и материала труб оказываются подобными и различаются меньше, чем характеристики отдельных марок и даже партий одной и той же марки. Зависимость вязкости от скорости сдвига на рис. 1 для образца Sabic Vestolen A 6060R лежит существенно ниже остальных кривых. Логично предположить, что, наряду с хорошей перерабатываемостью, этот полимер менее других пригоден для производства толстостенных труб, поскольку относительно сильное стекание его расплава под гравитационной силой создаст проблемы контроля толщины стенки. Эти соображения получили подтверждение на практике (см. табл.1). С целью практического использования реологических измерений в технике и технологии производства труб рассчитывают скорость сдвига расплава в цилиндрической части головки - формующем канале. Так проблему разрушения расплава контролируют, в частности, управлением скоростью сдвига. Разрушение расплава можно избежать, если в формующем канале головки экструдера поддерживается скорость сдвига не превышающая скорость высокоэластического срыва, наблюдаемого с помощью капиллярного вискозиметра [7]. Скорость сдвига в цилиндрической части головки  $\dot{\gamma}$  можно рассчитать по известным формулам. Например: , где или , где . Известно, что экструзия расплавов термопластов обычно происходит в следующих интервалах скоростей сдвига и напряжений сдвига: , [14]. Эти соображения справедливы для экструзии труб малых диаметров. Как показывают расчеты, основанные на приведенных выше экспериментальных данных (см. таблицы 4 и 5) скорости сдвига в формующей части головок значительно ниже. Размеры формующего канала головки и производительности получены от А. М. Дегтярева, НИИ Полипластика. Трубы общего назначения малых диаметров (до Ø 225 мм) по ряду

практических соображений, учитывающих стойкость к быстрому распространению трещин и удобство сварки нагретым инструментом встык, целесообразно выпускать из ПЭ 80. Поэтому при расчетах скорости сдвига в таблице 4 использовали среднюю величину индекса течения  $n$ , определенный для ПЭ 80 (см. табл. 2). Минимальные значения скоростей сдвига в формующей части головки  $\psi_1$  соответствуют минимальным SDR (отношение толщины номинальной толщины стенки трубы и ее номинального диаметра) и минимальной производительности экструдера. Максимальные значения - максимальным SDR и максимальной производительности. Газопроводные трубы всех размеров и трубы средних, больших и супербольших диаметров общего назначения (см. таблицу 5) чаще производят из ПЭ 100. Причем трубы малых диаметров предпочтительно производить из универсальных марок ПЭ 100. Трубы малых диаметров из слабо стекающих марок ПЭ 100 демонстрируют при сварке встык аномальные формы валиков грата, что вызывает нарекания органов контролирующих сварку [15,16]. Из технологических соображений (стабильность толщины стенки по периметру трубы) технологии предпочитают экструдировать толстостенные трубы больших и супербольших диаметров из слабо стекающих марок ПЭ 100. Таблица 4 - Скорости сдвига в формующей части головки ( ) при производстве труб малых диаметров из ПЭ 80 Номин. Ø труб, мм Мундштук Ø внутр, мм Дорн внешний Ø, мм SDR трубы Производительность, кг/ч Скорость сдвига, , с-1 min max min max min max min max Экструдер 125 32 40 31 34 11 17 80 120 98 319 40 48 37 41.5 11 17 80 120 55 225 50 60 47.5 52.5 11 17 80 120 34 134 63 75.5 60.5 66.5 11 17 90 150 21 92 75 89 71 77.5 11 21 150 350 20 181 90 106.5 86 96 11 21 250 550 22 174 110 130 105 117 11 21 350 750 17 127 125 145 115 130.5 11 21 350 750 11 92 Экструдер 225 160 185 150 166,8 11 21 350 800 6 46 200 230 185 207 11 21 350 800 3 23 225 260 210 235 11 21 350 850 2 18 250 290 230 259 11 21 350 850 1 11 Экспериментально определенный индекс течения  $n$  исследованных марок ПЭ 100 варьирует от 0.25 до 0.35. При этом расчетные значения скорости сдвига увеличиваются примерно на 20-25%. Таблица 5 - Скорости сдвига в формующей части головки ( ) при производстве труб средних и больших диаметров из ПЭ 100 Номин. Ø труб, мм Мунд-штук Ø внутренний, мм Дорн внешний Ø, мм SDR трубы Производительность, кг/ч Скорость сдвига, , с-1 min max min max min max min max Экструдер 400 315 360 280 325 9 21 500 1000 1.0 9.25 355 400 325 360 11 21 500 1000 0.9 6.4 400 460 350 415 9 21 500 1000 0.5 4.4 450 510 415 460 11 21 500 1000 0.5 3.2 Экструдер 630 500 565 460 537 11 41 500 1100 0.33 9.0 560 627 510 595 11 41 500 1100 0.24 6.2 630 700 570 665 11 41 500 1100 0.17 4.64 710 780 635 740 11 41 500 1100 0.12 3.19 800 880 690 839 9 41 500 1100 0.07 2.69 Экструдер 1200 900 975 855 855 17 17 700 1200 0.20 0.37 1000 1080 950 950 17 17 700 1200 0.15 0.32 1200 1300 1140 114 17 17 700 1200 0.08 0.18 Экструдер 1600 1400 1515 1284 1432 13.6 41 1100 1400 0.04 0.43 1600 1730 1518 1636 17 41 1100 1400 0.04 0.43

Минимальные значения скоростей сдвига в формующей части головки  $\dot{\gamma}$ , приведенные в таблице 5, соответствуют минимальным SDR (отношение номинальной толщины стенки трубы и ее номинального диаметра), минимальной производительности экструдера и максимальной величине индекса течения  $n = 0.35$ , экспериментально определенного для ПЭ100 (см таблицы 2,3).

Максимальные значения - максимальным SDR, максимальной производительности и минимальной  $n = 0.25$ . Итак, типичные для экструзии скорости сдвига в формующей части головки экструдера, наблюдаются, в основном при получении труб малых диаметров. При этом дефекты внешнего вида труб можно предсказывать, ориентируясь на скорость высокоэластического срыва, определенного при измерениях вязкости на капиллярном вискозиметре. Явления срыва ограничивают стремления технологов повысить производительность при экструзии труб малых размеров. Впрочем, повысив температуру расплава можно сместить скорость срыва в область более высоких значений скоростей сдвига. Скорости сдвига, рассчитанные для случаев экструзии толстостенных труб, невелики и даже оказываются ниже области варьирования скоростей сдвига, выбранных для капиллярной вискозиметрии. Роль высокоэластического срыва при образовании дефектов внешнего вида толстостенных труб очевидно несущественна. Эти соображения позволяют рекомендовать снижение температуры расплава в формующей части головки экструдера. Последняя мера полезна для торможения термоокислительных процессов и сохранения формы экструдата в процессе и после калибрования по внешнему диаметру. Последние соображения имеют практическое подтверждение. Прогноз дефектов толстостенных труб должен выполняться с привлечением дополнительной информации, например данных о вискозиметрии при очень низких скоростях сдвига, а также релаксационных измерений [17]. Анализ данных стойкости к термоокислительной и термомеханической деструкции также приобретает высокую степень актуальности, поскольку время пребывания материала при температуре переработке растет с увеличением размеров труб. Выводы 1. Получены экспериментальные данные и результаты расчетов, позволяющие технологам трубных производств принимать научно обоснованные решения по выбору трубного сырья и его оптимальному использованию. 2. Информация о пластических свойствах расплавов трубных композиций ПНД будет полезна при разработках в области технологии применения полиэтиленовых труб. 3. Сопоставление результатов исследований и расчетов позволяют дать обоснованные рекомендации по управлению технологическими процессами. 4. Вместе с тем для более глубокого понимания связи структуры и свойств новейших трубных марок ПНД необходимо привлекать информацию о высокоэластических и упругих свойствах расплавов, которые также могут быть получены в специальных реологических экспериментах. Авторы выражают благодарность профессору А. Э. Аринштейну

(Технион, г. Хайфа) за участие в обсуждении результатов и полезные консультации.